KfK 4702 März 1990

Grundlagen für die röntgentiefenlithographische Herstellung eines planaren Wellenlängen-Demultiplexers mit selbstfokussierendem Reflexionsbeugungsgitter

B. Anderer, W. Ehrfeld, J. Mohr Institut für Mikrostrukturtechnik

Kernforschungszentrum Karlsruhe

KERNFORSCHUNGSZENTRUM KARLSRUHE

Institut für Mikrostrukturtechnik

KfK 4702

Grundlagen für die röntgentiefenlithographische Herstellung eines planaren Wellenlängen-Demultiplexers mit selbstfokussierendem Reflexionsbeugungsgitter

B. Anderer^{*)}, W. Ehrfeld^{**)}, J. Mohr

- *) von der Fakultät für Maschinenbau der Universität Karlsruhe genehmigte Dissertation
- **) STEAG Aktiengesellschaft, Unternehmensbereich Mikrotechnik

Kernforschungszentrum Karlsruhe GmbH, Karlsruhe

Als Manuskript vervielfältigt Für diesen Bericht behalten wir uns alle Rechte vor

Kernforschungszentrum Karlsruhe GmbH Postfach 3640, 7500 Karlsruhe 1

ISSN 0303-4003

.

Grundlagen für die röntgentiefenlithographische Herstellung eines planaren Wellenlängen - Demultiplexers mit selbstfokussierendem Reflexionsbeugungsgitter

Zusammenfassung:

Im Rahmen der Produktentwicklung mit dem LIGA-Verfahren wurden die Grundlagen für die röntgentiefenlithographische Herstellung eines planaren Gitterspektrographen mit einem selbstfokussierenden Reflexionsgitter geschaffen, der als Wellenlängen-Demultiplexer in der optischen Nachrichtentechnik einsetzbar ist. Dabei wurden einerseits die theoretische Basis für die Bausteinentwicklung erarbeitet und anhand eines Prototypentwurfs die Genauigkeitsanforderungen an das Absorbermuster der Röntgenmasken aufgestellt, sowie andererseits ein geeignetes lichtleitendes Multimoden-Resistschichtsystem für eine spätere Realisierung des Bausteins zur Verfügung gestellt.

Die theoretischen Grundlagen für den Röntgenmaskenentwurf wurden auf der Basis eines Anforderungskatalogs für einen Demultiplexerprototyp hergeleitet. Dabei wurde besonders der Vorteil der zweidimensionalen Gestaltungsfreiheit einer tiefenlithographischen Strukturierung genutzt. Es wurden die mathematischen Entwurfsgrundlagen eines selbstfokussierenden Reflexionsgitters geschaffen, bei dem die Gitterfurchengestalt, die Variation der Furchenbreite sowie die Krümmung des Gitterquerschnitts optimal auf vorgegebene Bausteinanforderungen abgestimmt werden können. Ausgehend von zehn Spektralkanälen (Spektralbereich 720-900 nm) wurde ein Gitterentwurf mit einer optimierten Strahlungsauskopplung in zehn direkt benachbarte Stufenindex-Glasfasern erstellt. Dessen Umsetzung in eine Röntgenmaske erfordert eine Genauigkeit der Strukturgeometrie <0.2 µm und eine Kantenrauhigkeit sowie eine Maßhaltigkeit des Reflexionsgitter-Absorbermusters <0.1µm.

Um eine spätere Realisierung des Demultiplexers sicherzustellen, wurde ein 125 hoher 3-Schicht-Resistaufbau mit einer 50 µm dicken, lichtleitenden PMMA-Kernschicht und zwei Copolymer-Mantelschichten aus MMA und Tetrafluorpropylmethacrylat entwickelt. An dem 3-Schicht-Resistaufbau konnte gezeigt werden, daß erstens die Qualität der tiefenlithographisch erzeugten Mikrostrukturen weitgehend der von PMMA-Mikrostrukturen entspricht, daß zweitens die spektralen Dämpfungen tiefenlithographisch integrierter Streifenwellenleiter bis 860 nm bei 0.2 dB/cm liegen und daß drittens die Erweichungstemperatur des Resistschichtaufbaus oberhalb der für die selektierten Gradientenindex-Glasfasern angegebenen Temperaturarbeitsgrenze von 80°C liegt.

Fundamentals for the Fabrication of a Planar Wavelength Division Demultiplexer with a Self - Focusing Reflection Grating by Deep - Etch Synchrotron Radiation Lithography

Abstract:

Within the framework of product development based on the LIGA process the fundamentals have been worked out for the lithographic fabrication with synchrotron radiation of a planar grating spectrograph with a self-focusing reflection grating which can be used as a wavelength division demultiplexer in fiber-optics communications. On the one hand, the theoretical basis has been elaborated for the development of the component and the requirements made on the accuracy of the absorber pattern of the X-ray masks have been specified by a prototype design and, on the other hand, a suitable light guiding multimode resist system has been made available for the future construction of the device.

The theoretical bases of the X-ray mask design have been derived from a list of requirements applicable to a demultiplexer prototype. Above all, use has been made of the advantage offered by the two-dimensional design freedom in the lithographic pattern generation. The mathematical design fundamentals have been created for a self-focusing reflection grating in which the form of the grating grooves, the variation of the groove width and the curvature of the grating cross-section can be optimally adapted to requirements defined with respect to the device. Starting from 10 spectral channels (spectral range 720-900nm) a grating design has been elaborated with optimized decoupling of radiation in 10 directly adjoining step index silica fibers. Its materialisation in a X-ray mask calls for an accuracy of the pattern geometry of <0.2 μ m and a roughness of edges as well as a dimensional stability of the reflection grating absorber pattern of <0.1 μ m.

In order to ensure that the demultiplexer can be fabricated at a later stage, a trilevel resist compound with 125 μ m thickness in total has been developed with a 50 μ m thick, light guiding core layer made of PMMA and two copolymer clad layers made of MMA and tetrafluoropropylmethacylate. It has been possible to show with the trilevel resist compound that first the quality of the microstructures produced by synchrotron radiation lithography largely correspond to that of PMMA microstructures, that second the spectral attenuation of light guide strips lithographically shaped in the resist compound are around 0.2 dB/cm up to 860 nm, and that third the softening point of the resist compound occurs above the limit indicated as the working temperature of 80°C for the selected gradient index silica fibers.

Inhaltsverzeichnis

.

1.	Einleitung und Zusammenfassung	1
2.	Theoretische Grundlagen	7
	2.1. Lichtleitender 3-Schicht-Resistaufbau	8
	2.1.1. Konzept	8
	2.1.2. Polymerauswahl und Herstellungskriterien	
•	dämpfungsarmer Resistschichten	10
	2.2. Entwurf eines in einer lichtleitenden Multimoden-Resistschicht	
	strukturierbaren Wellenlängen-Demultiplexers mit	
	selbstfokussierendem Reflexionsgitter	15
	2.2.1. Spektrale Abbildungsbreite eines Spektralkanals und dessen	
	Einfluß auf den Demultiplexerentwurf	17
	2.2.2. Abbildungsfehlerarme, selbstfokussierende	
	Gitteranordnung	21
	2.2.3. Effizienz des Reflexionsgitters	25
	2.2.4. Zweidimensionaler Demultiplexerentwurf für die	
	Röntgenmaskenstrukturierung	30
3.	Experimentelle Untersuchungen zu den Polymeren und zur Herstellung	
	des 3-Schicht-Resistaufbaus	35
	3.1. Bestimmung der Copolymerzusammensetzung des	
	Mantelschichtpolymers	36
	3.1.1. Probenfertigung	37
	3.1.2. Meßergebnisse	39
	3.2. Wärmeformbeständigkeit der Schichtpolymere	41
	3.3. Röntgentiefenlithographische Strukturierbarkeit des	
	Mantelschichtpolymers	42
	3.3.1. Probenfertigung	42
	3.3.2. Röntgentiefenlithographische Strukturierung	43
	3.3.3. Versuchsergebnisse	43
	3.4. Optische Dämpfung der Schichtpolymere	45
	3.4.1. Probenfertigung	45
	3.4.2. Meßergebnisse	45
	3.5. Herstellung des 3 - Schicht - Resistaufbaus	47
	3.5.1. Folienfertigung	47
	3.5.2. Verschweißprozess	48

	4. Experim	entelle Untersuchungen zur röntgentiefenlithographischen	
	Struktur	ierung des 3-Schicht-Resistaufbaus	50
	4.1. Sp	bannungsrisse	51
	4.2. H	erstellung des 3-Schicht-Resistaufbaus auf einer	
	rö	entgenunempfindlichen Kunststoffgrundplatte	51
	4.3. V	ersuchsergebnisse	53
	5. Experim	entelle Untersuchungen zur spektralen Dämpfung	
	des 3-Scl	nicht-Resistaufbaus	55
	5.1. Ve	ersuchsaufbau	55
	5.2. Ve	ersuchsdurchführung	56
	5.3. Ve	ersuchsergebnisse	57
	6. Diskussio	on	59
	7. Verwend	dete Formelzeichen	65
	Anhang 1:	Einführung von effektiven Modenwellenlängen	67
	Anhang 2:	Rechnungen zur Verteilung der gebeugten Strahlung eines	
		Spektralkanals eines planaren Reflexionsgitters unter	
		Berücksichtigung der modenbedingten Unschärfe	69
	Anhang 3:	Abbildungsrechnungen zu einem planaren,	
		selbstfokussierenden Reflexionsgitter	74
	Anhang 4:	Reflektierende Flächen einer tiefenlithographisch erzeugten	
		Reflexionsgitterstruktur	83
	Anhang 5:	'Raytrace'-Simulationen der spektralen Strahlungsauskopplung	
ŕ		und des Übersprechverhaltens eines planaren,	
		selbstfokussierenden Reflexionsgitters	85
	Anhang 6:	Wertetabellen des Demultiplexerentwurfs	90
	Literaturvei	zeichnis	92

1. Einleitung und Zusammenfassung

Die steigende Zahl der nachrichtentechnischen Dienste und der Trend, alle Informationen in digitaler Form zu übertragen, stellen Anforderungen an die Übertragungssysteme, denen herkömmliche Koaxialkabelsysteme und Richtfunkanlagen in Zukunft nicht mehr gewachsen sind. Hier wird die Nachrichtenübertragung mittels Lichtleitfasern eine dominierende Rolle übernehmen [1]. Gründe dafür sind Vorteile wie

- hohe Übertragungsrate aufgrund der geringen Lichtwellenlängen im Vergleich zu der von herkömmlichen Mikrowellen und Millimeterwellen,
- geringe Größe und geringes Gewicht,
- keine elektrische Leitfähigkeit und damit keine Anfälligkeit gegen Erdschleifen- oder Schnittstellenprobleme,
- Unempfindlichkeit gegen elektromagnetische Störstrahlung,
- hohe Abhörsicherheit,
- Trend zu niedrigeren Kosten als herkömmliche Systeme.

Lichtleitfasern bestehen aus einem lichtleitenden Kern und einem totalreflektierenden Mantel. Während für Übertragungsstrecken >20 km vorwiegend Monomoden-Glasfasern (3-10 µm Kern-, 50-125 µm Manteldurchmesser) eingesetzt werden, verwendet man im Mittel- und Kurzstreckenbereich die kostengünstigeren Multimoden-Fasern (\geq 50 µm Kern-, \geq 125 µm Manteldurchmesser).

Bereits jetzt werden Anstrengungen unternommen, die Übertragungskapazität einer Faser noch wesentlich zu erhöhen. Eine Möglichkeit dazu bietet die Mehrfachnutzung eines faseroptischen Übertragungsweges durch Lichtsignale unterschiedlicher Wellenlänge, die sogenannte Wellenlängenmultiplex - Technologie.

Ein modernes Wellenlängenmultiplex - System (Abb.1) enthält mehrere Lichtsender (Laserdioden), die durch elektronische Signale modulierte Strahlung unterschiedlicher Wellenlänge abgeben. Die Lichtsignale der einzelnen Sender werden mittels eines Multiplexers in die Übertragungsfaser eingekoppelt. Am Ende der Übertragungsstrecke wird das Licht mit einem Demultiplexer wieder in seine spektralen Komponenten zerlegt und verschiedenen Detektoren zugeführt. Um eine hohe Flexibilität der Bausteine zu erhalten, werden im allgemeinen Multiplexer und Demultiplexer sowie Sender und Detektoren separat gefertigt und anschließend über Lichtleitfasern miteinander verbunden. Entwicklungsziele der Multiplex - Bausteine sind allgemein



Abb.1: Technische Komponenten eines optischen Wellenlängenmultiplexsystems (MUX = Multiplexer; DMUX = Demultiplexer; λ = Wellenlänge).

- kleine Eigendämpfung (<3 dB),
- große Übersprechdämpfung (>35 dB),
- kleine geometrische Abmessungen,

- einfache Herstellung,

- hohe Zuverlässigkeit,

- einfacher, zuverlässiger Anschluß mittels Fasersteckern oder durch Spleißen.

Die Bausteine können durch verschiedene physikalische Prinzipien und Bauelemente realisiert werden [2]. Während Multiplexer nicht unbedingt wellenlängenselektive Elemente enthalten müssen, können Demultiplexer nur mit diesen funktionieren. Bausteine, die miniaturisierten Gitterspektrographen mit einem selbstfokussierenden Reflexionsgitter gleichen, sind hier die einzig bekannten, die eine hohe Kanalzahl (>5) ohne den zusätzlichen Einsatz fokussierender Elemente befriedigend spektral zerlegt in separate Fasern auskoppeln können. Durch Kombination des Gitters mit einem planaren Lichtwellenleiter erhält man einen robusten, kompakten Baustein [3,4], der Fertigungs- und Justiervorteile gegenüber einer dreidimensionalen Lichtweg - Anordnung [5] in sich vereinigt.

In planaren Monomoden-Wellenleitern (Dicke 1-5µm) können Reflexionsgitterstrukturen mit einer Kombination aus Licht- oder Elektronenstrahllithographie und Ionenstrahlätz- oder Ionendotiertechniken realisiert werden [6]. Bei planaren Multimoden-Wellenleitern, die wesentlich größere Schichtdicken aufweisen, ist dies aufgrund der Strukturunschärfe in der Tiefe bei den Dotiertechniken und der großen Rauhigkeit der Mikrostrukturwände bei den Ionenätztechniken nicht möglich. Bekannte Labormuster planarer Multimoden-Gitterspektrographen sind meist Hybridbausteine [3,4], die aus einem aufwendig bearbeiteten, planaren Glaswellenleiter bestehen, der an einer speziell beschliffenen Stirnseite ein meist separat gefertigtes und anschließend fixiertes Reflexionsgitter aufweist (Abb.2). An den dem Gitter gegenüberliegenden, dem Lichtweg angepasst geschliffenen



Abb.2: Schematischer Hybridbaustein eines als Demultiplexer einsetzbaren planaren Gitterspektrographen mit selbstfokussierendem Reflexionsgitter.

Stirnseiten befinden sich mit einem Justierverfahren angekoppelte Lichtleitfasern. Dieser kostenintensive Fertigungsaufwand könnte durch eine monolithische Integration des Gitters sowie von zusätzlichen Faserjustierführungen in den Wellenleiter wesentlich verringert werden. Ein Verfahren, das eine Integration in einen planaren Multimoden-Kunststoffwellenleiter ermöglicht und dabei die Anforderungen an die Strukturierungsgenauigkeit über die Wellenleiterdicke sowie an die geringe Rauhigkeit der Mikrostrukturwände erfüllen würde, ist die Röntgentiefenlithographie.

Die Röntgentiefenlithographie ist ein Fertigungsschritt einer am Kernforschungszentrum Karlsruhe neu entwickelten Basistechnologie der Mikrofertigung [7]. Die wesentlichen Fertigungsschritte dieser Technologie sind die Tiefenlithographie mit Synchrotronstrahlung zur primären Mustererzeugung aus Kunststoff [8,9], die Galvanoformung zur Herstellung von Metallstrukturen [10,11] und die Abformung mit Kunststoffen für die Massenfertigung [12] (LIGA-Verfahren).

In der Röntgentiefenlithographie wird ein röntgenempfindlicher Kunststoff (Resist) auf eine röntgenunempfindliche Grundplatte aufgebracht und über eine Maske, die aus einer schwach absorbierenden Trägermembran und einem darauf aufgebrachten metallischen Absorptionsmuster besteht, mit extrem paralleler und intensiver Röntgenstrahlung aus einer Synchrotronstrahlenquelle belichtet (Abb.3). Um eine ausreichende Eindringtiefe in den Resist zu erhalten, muß das Strahlungsspektrum eine charakteristische Wellenlänge zwischen 0.2-0.5 nm



Abb.3: Schematische Darstellung der röntgentiefenlithographischen Fertigung eines planaren Reflexionsgitter - Demultiplexers.

haben. Bei den üblicherweise verwendeten Typen von Positivresist erfahren die bestrahlten Resistbereiche eine Verkürzung der Kettenlänge ihrer Moleküle und können deshalb mit einem Entwickler selektiv aufgelöst werden. Mit dem am meisten verwendeten Resist Polymethylmethacrylat (PMMA) lassen sich so Strukturen mit einer Abweichung der Strukturbreite $< 0.1 \,\mu$ m über die Strukturhöhe von 500 μ m herstellen. Für die Herstellung eines planaren Reflexionsgitter-Demultiplexer sind Resists wie PMMA besonders interessant, da sie neben der Resisteigenschaft gleichzeitig eine hohe optische Transparenz aufweisen [14]. Besitzt eine solche Resistschicht reflektierende Grenzflächen, erhält sie Wellenleitercharakter. Nach einer tiefenlithographischen Strukturierung würde durch metallisches Beschichten der Mikrostrukturwände auch an einer Stirnseite der Resistschicht eine Reflexion erreicht, womit ein Reflexionsgitter realisiert werden könnte.

Bisher existieren jedoch weder Konzepte für den Aufbau einer Resistschicht mit geringen Wellenleiterdämpfungen noch die für eine tiefenlithographische

Strukturierung des Demultiplexers notwendige mathematische Entwurfsgrundlage.

Ziel der vorliegenden Arbeit war es, die Grundlagen für die Herstellung eines röntgentiefenlithographisch strukturierbaren Wellenlängen - Demultiplexers mit einer selbstfokussierenden Reflexionsgitteranordnung zu entwickeln. Dafür sollten die theoretische Basis für die Bausteinentwicklung geschaffen sowie anhand eines Prototypentwurfs die Genauigkeitsanforderungen an das Absorberstrukturmuster der Röntgenmasken [13] aufgestellt werden, an deren Fertigungstechniken für eine Präzisionsstrukturierung noch an anderer Stelle Entwicklungsarbeiten laufen. Um auf dieser Grundlage eine praktische Realisierung vorzubereiten, war es weiter Ziel dieser Arbeit ein geeignetes lichtleitendes Multimoden-Resistschichtsystem zur Verfügung zu stellen.

Um der Zielsetzung gerecht zu werden, wurde zunächst ein Anforderungskatalog für den Baustein erarbeitet. Neben den allgemeinen Entwicklungszielen der Multiplex-Bausteine wurden insbesondere der Spektralbereich, die Zahl der Spektralkanäle, die Wärmeformbeständigkeit und die Art der eingesetzten Lichtleitfasern vorgegeben.

Unter der Vorgabe einer lichteinkoppelnden, in der optischen Nachrichtentechnik gebräuchlichen Gradientenindex-Glasfaser sowie lichtauskoppelnden Stufenindex-Glasfasern wurde das Konzept eines 3-Schicht-Resistaufbaus entworfen, bei dem sich die lichtleitende Kernschicht zwischen zwei totalreflektierenden Mantelschichten befindet. Damit würden sich die Dicken und die Brechungsindices der einzelnen Schichten so den Fasern anpassen lassen, daß nach einer tiefenlithographischen Strukturierung eine einfache Verbindung von Faserkernen und Kernschicht mit geringsten Koppelverlusten möglich wäre.

Auf dieser Basis erfolgte der zweidimensionale Bausteinentwurf. Hierbei wurde besonders der Vorteil der tiefenlithographischen Strukturierung genutzt, daß das Maskenabsorbermuster allgemein nicht an bestimmte Gestaltungsvorschriften gebunden ist. Damit wurden die mathematischen Entwurfsgrundlagen eines selbstfokussierenden Reflexionsgitters geschaffen, bei dem die Gitterfurchengestalt, die Variation der Furchenbreite sowie die Krümmung des Gitterquerschnitts (Gitterkurve) optimal auf vorgegebene Bausteinanforderungen abgestimmt werden können. Dies war bei bisherigen Hybridbausteinen planarer Reflexionsgitter - Demultiplexer nur beschränkt möglich. Ausgehend von zehn Spektralkanälen (Spektralbereich 720-900 nm) wurde ein Gitterentwurf mit einer optimierten Strahlungsauskopplung in zehn direkt benachbarte Stufenindex-Glasfasern erstellt. Dessen Umsetzung in eine Röntgenmaske erfordert eine Genauigkeit der Strukturgeometrie $< 0.2 \mu m$ und eine Kantenrauhigkeit sowie eine Maßhaltigkeit des Reflexionsgitter-Absorbermusters $< 0.1 \mu m$.

Um die Voraussetzung für eine spätere Realisierung des Demultiplexers zu schaffen, wurde ein lichtleitender 3-Schicht-Resistaufbau mit einer PMMA-Kernschicht und zwei Copolymer-Mantelschichten aus MMA und Tetrafluorpropylmethacrylat entwickelt.

An dem 3-Schicht-Resistaufbau konnte gezeigt werden, daß erstens die Qualität der tiefenlithographisch erzeugten Mikrostrukturen weitgehend der von PMMA-Mikrostrukturen entspricht, daß zweitens die spektralen Dämpfungen tiefenlithographisch integrierter Streifenwellenleiter bis 860 nm bei 0.2 dB/cm liegen und daß drittens die Erweichungstemperatur des Resistaufbaus oberhalb der für die selektierten Gradientenindex-Glasfasern angegebenen Temperaturarbeitsgrenze von 80°C liegt.

2. Theoretische Grundlagen

Für die tiefenlithographische Strukturierung eines planaren Wellenlängen-Demultiplexers mit selbstfokussierendem Reflexionsgitter in einer lichtleitenden Multimoden-Resistschicht müssen sowohl Überlegungen zu einem Resistschichtsystem mit niedriger optischer Dämpfung angestellt als auch ein zweidimensionaler Bausteinentwurf entwickelt werden. Dafür ist die Vorgabe eines Anforderungsprofils notwendig.

Um den Einfluß der Randbedingungen deutlich zu machen, werden die folgenden Überlegungen und Rechnungen anhand eines Prototyps durchgeführt. Der Anforderungskatalog für den Demultiplexer und dessen Herstellung umfaßt folgende Punkte:

- Es sollen 10 Spektralkanäle separiert werden, da diese Zahl auch bei einem Teil konkurrierender Hybridbausteine anzutreffen ist.
- Die Kanäle sollen im Vakuumwellenlängenbereich von $\lambda_{Vmin} = 720$ nm bis $\lambda_{Vmax} = 900$ nm liegen, der dem gängigen Bereich der optischen Nachrichtenübertragung über mittlere Distanzen (2-20 km) entspricht.
- Die Eigendämpfung soll unter 3 dB liegen.
- Die Übersprechdämpfung zwischen den Kanälen soll über 35 dB liegen.
- Die geometrischen Abmessungen sollen 2 cm nicht überschreiten.
- Die thermische Beständigkeit soll mindestens 80°C betragen. Dies entspricht der oberen Temperaturarbeitsgrenze der eingesetzten Übertragungsfaser aufgrund des sie umgebenden Polymerschutzmantels.
- Als Übertragungsfaser soll die im obigen Spektralbereich standardmäßig eingesetzte Gradientenindex-Glasfaser verwendet werden (Kerndurchmesser $d_{UW} = 50 \mu m$, Manteldurchmesser $d_{UF} = 125 \mu m$, numerische Apertur NA_{UW} = 0.2).
- Das Licht der einzelnen Spektralkanäle soll mit Glasfasern aus der lichtleitenden Resistschicht entkoppelt werden (Spektralfasern), um eine große Flexibilität des Bausteins zu erhalten.
- Die Fasern sollen sich einfach, zuverlässig und genau justiert an die lichtleitende Resistschicht ankoppeln lassen.

Da eine spektrale Abbildung in einer lichtleitenden Resistschicht unter Einbeziehung der Resistwellenlänge $\lambda_{PW} = \lambda_V / N_{PW}$ erfolgt, wobei N_{PW} der Brechungsindex des Resists für λ_v ist, muß vor einem Demultiplexer-Entwurf klar sein, welcher Resist verwendet werden soll.

2.1. Lichtleitender 3-Schicht-Resistaufbau

2.1.1. Konzept

Bei einer lichtleitenden Resistschicht handelt es sich vereinfacht um eine transparente Schicht, die so konstruiert ist, daß die Lichtstrahlen aufgrund interner Reflexionen an den Grenzflächen in der Schicht gehalten werden und sich so in der Schicht ausbreiten müssen. Im Gegensatz zu metallischen Mantelschichten, die im sichtbaren und NIR-Bereich einen nicht vernachlässigbaren Absorptionskoeffizienten aufweisen, ermöglichen dielektrische, transparente Mantelschichten, deren Brechungsindices N_{PC} kleiner als der Brechungsindex N_{PW} der Kernschicht ist, eine fast verlustfreie Totalreflexion, wenn die Lichtstrahlen unter einem Winkel θ auf eine Grenzfläche der Schicht auftreffen, der kleiner als der kritische Winkel θ_{max} ($\cos\theta_{max} = N_{PC}/N_{PW}$) ist [1,16]. Ein Maß für den maximalen Lichtaufnahmewinkel ist die numerische Apertur NA_{PW}, die durch den Sinus des θ_{max} entsprechenden Winkels in Luft oder Vakuum θ_{Vmax} definiert ist:

$$NA_{PW} = \sin\theta_{Vmax} = N_{PW} \cdot \sin\theta_{max} = (N_{PW}^2 - N_{PC}^2)^{\frac{1}{2}}$$
(1)

Nach diesem Prinzip arbeiten alle Lichtleitfasern und alle planaren Lichtwellenleiter.

Bei Multimoden-Lichtleitfasern unterscheidet man Fasern mit Stufen- und Gradientenindexprofil. Gradientenindexfasern reduzieren erheblich die Modendispersion bei der Lichtsignalübertragung über längere Strecken. Für die lichtleitende Resistschicht ist diese Modendispersion vernachlässigbar weshalb hier nur der Grenzfall des Gradientenindexprofils, das Stufenindexprofil (Profilparameter ∞) betrachtet wird.

Um keine apertur- und dickenabhängige Einkoppelverluste bei der Stirnflächen-Verbindung des lichtführenden Übertragungsfaserkerns mit einer tiefenlithographisch strukturierten, lichtleitenden Resistschicht zu erhalten, muß für die Schichtdicke d_{PW} und die Schichtapertur NA_{PW} gelten: $d_{PW} \ge d_{UW} = 50 \mu m$ und $NA_{PW} \ge NA_{UW} = 0.2$ [1,17]. Um möglichst geringe Auskoppelverluste an der Schnittstelle von lichtleitender Resistschicht und den lichtdetektierenden Spektralfaserkernen zu erreichen, wählt man für Schichtdicke und -apertur die kleinstmöglichen Werte $d_{PW} = d_{UW} = 50 \mu m$ und $NA_{PW} = NA_{UW} = 0.2$.



Abb.4: Schema eines lichtleitenden 3-Schicht-Resistaufbaus mit vertikaler Selbstjustierung und lateraler Justierführung der eingesetzten Übertragungsfaser.

Befindet sich die lichtleitende Resistschicht auf einer röntgenunempfindlichen Grundplatte, so muß darauf geachtet werden, daß zum einen die Grundplatte zur Totalreflexion beiträgt und zum anderen beim Anbringen der Fasern eine Kompensation der Mantelschichtdicken der Fasern erfolgt. Benutzt man eine zwischen lichtleitender Resistschicht und Grundplatte eingelagerte, totalreflektierende Resist-Grundschicht, deren Dicke $d_{PC1} = (d_{UF} - d_{UW})/2$ der Dicke des Übertragungsfasermantels entspricht, ist eine vertikale Justierung des Faserkerns zur lichtleitenden Resistschicht an beliebigen Stellen auf der Grundplatte gegeben (Abb.4). Für eine entsprechende Justierung der Spektralfasern, unabhängig von deren Kerndurchmessern, werden für die weiteren Betrachtungen deren Manteldurchmesser auf $d_{SF} = 125 \ \mu m$ festgesetzt. Um eine numerische Apertur der lichtleitenden Resistschicht NA_{PW} = 0.2 zu erhalten, muß nach Gl.(1) der Brechungsindex der Resist-Grundschicht genau dem Brechungsindex der lichtleitenden Resistschicht angepaßt werden.

Als totalreflektierendes Medium an der Oberfläche der lichtleitenden Resistschicht wäre theoretisch Luft als Dielektrikum mit einem Brechungsindex von $N_{PC2} = 1$ möglich. NA_{PW} bleibt solange unbeeinflußt, wie für den Brechungsindex $N_{PC2} \leq N_{PC1}$ gilt. Da die Oberfläche der lichtleitenden Resistschicht im Verlauf einer tiefenlithographischen Strukturierung ständig der Gefahr dämpfungserzeugender Kratzer, Kontamination und Diffusionen ausgesetzt ist, ist die Aufbringung einer tiefenlithographisch strukturierbaren, totalreflektierenden Resist-Deckschicht notwendig. Hierbei ist die Verwendung desselben Polymers wie das der Resist-Grundschicht sinnvoll. Für die Dicke soll $d_{PC2} = d_{PC1}$ gelten, um



Abb.5: Schema eines planaren Demultiplexers mit einem lichtleitenden 3-Schicht-Resistaufbau und darin integrierter, selbstfokussierender Reflexionsgitteranordnung mit Faserjustierführungen.

eine vertikal justierte Fixierung der Übertragungsfaser zu ermöglichen sowie einen ausreichenden Schutz zu gewährleisten.

Dieses Konzept eines planaren, tiefenlithographisch strukturierbaren Multimoden - Wellenleiters dient als Grundlage für die monolithische Integration eines planaren Demultiplexers mit selbstfokussierendem Reflexionsgitter und Faserjustierführungen (Abb.5).

2.1.2. Polymerauswahl und Herstellungskriterien dämpfungsarmer Resistschichten

Um eine tiefenlithographische Herstellung des Demultiplexers zu ermöglichen, muß ein 3-Schicht-Resistaufbau mit niedriger optischer Dämpfung im Demultiplexer-Spektralbereich zur Verfügung gestellt werden. Außer für die Multimoden-Kernschicht ist dabei auch für die Mantelschichten eine niedrige Dämpfung erforderlich, da die hohen Moden überwiegend von der Manteldämpfung beeinflußt werden [16]. Einen geeigneten Mehrschichtherstellungsprozess vorausgesetzt, müssen die Ausgangsmaterialien für eine Resistpolymerisation und verschiedene Resisteigenschaften einer Schicht bestimmt werden, um neben einer guten tiefenlithographischen Strukturierung eine niedrige Dämpfung zu bewirken.

Die angestrebte niedrige Dämpfung des 3-Schicht-Resistaufbaus muß darüber hinaus auch unter bestimmten Umgebungsbedingungen eingehalten werden. Besonders wichtig ist dabei die thermische Beständigkeit, die bei einer Kombination mit in der optischen Nachrichtentechnik eingesetzten Gradientenindex-Glasfasern bis 80°C garantiert sein muß.

Für die Dämpfung der Schichten eines 3-Schicht-Resistaufbaus sind im geforderten Demultiplexer-Spektralbereich verschiedene Ursachen verantwortlich [18]:



Die intrinsischen Verluste beschreiben die durch das reine Polymer verursachten Verluste. Den größten Beitrag zur Dämpfung liefern hier die 4. und 5. Oberschwingung molekularer CH-Streckschwingungsresonanzen. Bei reinem PMMA beispielsweise bedingt die Absorption durch die 4. Oberschwingung bei $\lambda_v = 900$ nm eine Dämpfung von etwa 0.3 dB/cm. Eine Substitution der H-Atome durch schwerere Atome verschiebt die Resonanzabsorption weiter in den IR-Bereich und ermöglicht so Dämpfungen <0.1 dB/cm im Demultiplexer-Spektralbereich.

Allgemein wären Polymere auf Methacrylat-Basis mit geringem CH-Bindungsanteil pro Einheitsvolumen für Resistschichten mit niedriger Dämpfung geeignet. Neben einem guten optischen Transmissionsverhalten im sichtbaren und NIR-Bereich [15,18] neigen diese Polymere bei Röntgenbestrahlung zu Kettenbrüchen, so daß sie nach Auswahl eines geeigneten Entwicklers als Positivresist verwendet werden könnten [19]. Ein ideales Material für die Kernschicht wäre deuteriertes PMMA (PMMA-d8) [14]. Sämtliche H-Atome sind bei diesem PMMA durch das schwerere Deuterium ersetzt. Aufgrund der dadurch in den IR-Bereich verschobenen Vibrationsresonanzen sind im Demultiplexer-Spektralbereich Dämpfungen unter 0.1 dB/cm möglich. PMMA-d8 zeigt gegenüber PMMA keine wesentlichen Unterschiede im chemischen Verhalten, so daß die bereits für PMMA nachgewiesenen, guten Resisteigenschaften [7] gleichermaßen zum Tragen kommen sollten. Der mittlere Brechungsindex wäre, wie bei reinem PMMA, im Spektralbereich des Demultiplexers bei N_{PW} = 1.484 (20°C), womit eine Kopplung von Glasfasern mit geringsten Fresnelverlusten möglich wäre. Weiter läge die Erweichungstemperatur, wie bei reinem PMMA, über 100°C und würde so den Anforderungen an die thermische Beständigkeit gerecht werden. Problematisch ist jedoch die kommerzielle Verfügbarkeit dieses Materials.

Die Polymerwahl der Mantelschichten wird von der Kernschicht beeinflußt. Um die numerische Apertur einer PMMA-Kernschicht von $NA_{PW} = 0.2$ zu erhalten, müssen die Mantelschichten einen Brechungsindex im Demultiplexer-Spektralbereich von $N_{PC} = 1.470 \pm 0.0005$ haben. Eine genaue Brechungsindexeinstellung kann durch Copolymerisation von MMA und einem Methacrylat mit kleinerem Brechungsindex als N_{PC} erreicht werden. Darüber hinaus erfordert eine Strukturqualität eines tiefenlithographisch strukturierten 3-Schicht-Resistaufbaus nahe der von PMMA-Mikrostrukturen ein möglichst gleiches Entwicklerverhalten der Mantelschichten wie das einer PMMA-Schicht.

Damit ein Polymer einen niedrigen Brechungsindex erhält, muß es einerseits möglichst viele chemische Bindungen enthalten, deren Atome eine geringe Polarisierbarkeit besitzen, und andererseits ein möglichst großes, freies inneres Volumen aufweisen [15,20,21]. Im allgemeinen steigt die Polarisierbarkeit der molekularen Komponenten in der folgenden Bindungsreihenfolge:

Das freie, innere Volumen steigt bei Polymethacrylaten mit der Komplexität der Esterseitenketten (Methyl<Äthyl<Propyl<Butyl<Decyl). Ein großes, freies inneres Volumen begünstigt jedoch auch das Eindringen des Entwicklers in die Polymermatrix und erhöht dadurch die Löslichkeit von bestrahlten wie unbestrahlten Resistbereichen. Vorversuche mit einer Copolymerprobe MMA/tertiäres Butylmethacrylat (50/50) ergaben nach einer tiefenlithographischen Strukturierung einen erheblichen Dunkelabtrag des unbelichteten Resists durch einen für PMMA geeigneten Entwickler und damit eine deutlich schlechtere Strukturqualität. Für ein dem PMMA ähnliches Entwicklerverhalten des Copolymers sollte daher ein möglichst geringer Comonomeranteil mit komplexen Esterseitenketten angestrebt werden. Dieser geringe Comonomeranteil würde ferner eine Erweichungstemperatur nahe der von PMMA bewirken und damit eine vergleichbare thermische Beständigkeit gewährleisten.

Einen niedrigen Comonomeranteil kann man mit fluorierten Methacrylaten, deren Brechungsindex mit steigendem Fluoratomanteil kleiner wird, erhalten. Als geeigneter Resist käme ein MMA-Copolymer mit Hexafluorpropylmethacrylat (HFPMA, Anteil <20%) in Betracht [19], womit ein Copolymerbrechungsindex <1.470 einstellbar wäre. Ein ähnliches Verhalten müßte Tetrafluorpropylmethacrylat (TFPMA) aufweisen, das im Gegensatz zu HFPMA jedoch kommerziell zu beziehen ist. Die CF-Bindungen der Propylgruppe bewirken weiter eine Reduzierung der CH-Bindungen pro Einheitsvolumen gegenüber PMMA, so daß zusätzlich mit einem geringeren Dämpfungsverlust zu rechnen wäre.



Für die Polymerisation der Methacrylate müssen Polymerisationsinitiatoren verwendet werden. Deren molekulare Bindungen tragen auch zu einer Dämpfung bei. Der bei der Herstellung von Resists der Röntgentiefenlithographie oft eingesetzte Initiator Dibenzoylperoxid (BPO) [22] gehört zur Klasse aromatischer Initiatoren. Da BPO eine relativ geringe Aktivität aufweist und deshalb in Mengen über 1% dem Methacrylat zugegeben wird, sollte aufgrund der starken CH-Resonanzabsorption aromatischer C-Gerüste gegenüber aliphatischen C-Gerüsten [23] von einem Einsatz bei der Polymerisation optisch reiner Polymethacrylate abgesehen werden. Aufgrund einer gesicherteren und geregelteren Polymerisation sind allgemein aliphatische Azo-Initiatoren organischen Peroxiden vorzuziehen. Generell zeigen sie weder eine radikalinduzierte Zersetzung noch eine Abhängigkeit der Zersetzung, außer von der Temperatur, von Umgebungsbedingungen wie pH-Wert oder von Additiven und Übergangsmetallen [24].

Der Polymerisationsprozess soll so geführt werden, daß ein hohes mittleres Molekulargewicht mit einer möglichst unimodalen Verteilung in den Schichtpolymeren erhalten wird. Damit wird eine hohe Entwicklerselektivität zwischen röntgenlithographisch belichteten und unbelichteten Resistbereichen erreicht. Die unimodale Verteilung soll weiter Dichteschwankungen im Resist minimieren und so eine Reduzierung der Rayleigh-Streuung bewirken.

Die Resistschichten sollen einen Restmonomergehalt < 1% haben, um die Gefahr von Spannungsrissen in tiefenlithographisch erzeugten Strukturen sowie von undefinierten Brechungsindexschwankungen zu verringern. Die unterschiedlichen Fertigungsmöglichkeiten von Polymerschichten haben darauf einen großen Einfluß. Kein Restmonomergehalt ist zu erwarten, wenn die Schichten durch Extrudier-, Kalandrier- oder Spritzgußprozesse aus hochreinem Polymergranulat hergestellt werden, was jedoch mit einem erheblichen Fertigungsaufwand verbunden ist. Wesentlich weniger Aufwand bereitet dagegen eine Folienherstellung durch Polymerdeposition aus dem Lösungsmittel. Problematisch ist hierbei eine Minimierung des Restlösungsmittelgehaltes. Orientierende Versuche, bei denen MMA als Lösungsmittel verwendet wurde, zeigten bei etwa 50 μ m dicken PMMA-Schichten nach mehrstündigen Tempervorgängen bis zu 150°C einen minimalen Restmonomergehalt von $\approx 5\%$. Durch eine direkte Schichtpolymerisation könnten dagegen mit einem geeignet geführten Polymerisationsprozess Restmonomergehalte unter 1% erreicht werden [25].

Extrinsische Dämpfungsursachen in den Schichtpolymeren sind vorwiegend Verunreinigungen der Ausgangssubstanzen. Entscheidend ist hier der Zustand der Methacrylate, die entweder als Monomere oder als Monomer/Polymergemische (Gießharze) verarbeitet werden können. Gießharze haben aufgrund ihrer höheren Viskosität und ihrer geringeren Volumenkontraktion bei der Polymerisation bestimmte Verarbeitungsvorteile gegenüber dem Monomer. Bei Monomeren ist dagegen die Materialreinheit leichter aufrecht zu erhalten. Ein leichterer Entgasungsprozess verringert zusätzlich die Gefahr von Mikrobläschen im späteren Polymer. Weiter ist es einfacher durch eine Monomerpolymerisation eine unimodale Molekulargewichtsverteilung zu erreichen.

Damit sind die kritischen Punkte für die Herstellung eines dämpfungsarmen 3-Schicht-Resistaufbaus abgehandelt.



Selbstfokussierendes Reflexionsgitter

Abb.6: Schematische Aufsicht eines planaren, selbstfokussierenden Multimoden-Gitterspektrographen mit durch spektrale Unschärfen verbreiterten spektralen Abbildungen von zwei Spektralkanälen.

2.2. Entwurf eines in einer lichtleitenden Multimoden-Resistschicht strukturierbaren Wellenlängen-Demultiplexers mit selbstfokussierendem Reflexionsgitter

Um eine möglichst geringe Bausteindämpfung zu erhalten, müssen bei dem Entwurf der selbstfokussierenden Reflexionsgitteranordnung besonders drei Schwerpunkte betrachtet werden:

- Spektrale Abbildungsbreite eines Spektralkanals
- Abbildungsfehlerarme Gitteranordnung
- Gittereffizienz

Die spektrale Abbildungsbreite eines Spektralkanals wird bei einer Gitterabbildung in der lichtleitenden Multimoden-Kernschicht des 3-Schicht-Resistaufbaus neben dem abgebildeten Übertragungsfaserkern von verschiedenen spektralen Unschärfen beeinflußt (Abb.6). Mit einem vorgegebenen Spektralfaserdurchmesser [Kap. 2.2.1.] ergeben sich damit wesentliche Konsequenzen für die Anordnung, den Kerndurchmesser und die numerische Apertur der Spektralfasern unter Berücksichtigung einer möglichst vollständigen Lichtauskopplung [Kap. 2.2.1.]. Es zeigt sich, daß eine Minimierung der Abbildungsverbreiterung durch die Unschärfen eine unmittelbar benachbarte Anordnung der Spektralfasern erfordert. Um eine einfache Anbringung der Fasern zu ermöglichen, sollten sich die Spektralfaserendflächen alle in einer nicht gekrümmten Ebene befinden (Abb.7). Konstante Kern- und Manteldurchmesser der Spektralfasern



Abb.7: Parallele Faseranordnung für die spektral selektive Lichtauskopplung aus einer Multimoden-Kernschicht nach einer spektralen Lichtzerlegung durch ein selbstfokussierendes Reflexionsgitter.

legen einen konstanten Kanalabstand nahe, der aufgrund der durch den Manteldurchmesser begrenzten Faserkernabstände eine untere Grenze für eine vollständige Lichtauskopplung besitzt.

Für eine vorgegebene Gitterfurche und den dazugehörigen Lichteinfallswinkel zur Gitternormale in der Schichtebene existiert aufgrund der sternförmigen Anordnung der Beugungsrichtungen sowie den konstanten Kanal- und Faserabständen nur eine geometrisch optimale Position der Spektralfaserkoppelzeile [Kap.2.2.2.]. Diese Zeile sollte möglichst genau einer abbildungsfehlerarmen Beugungsgitterfokussierung entsprechen. Relevante Gitterparameter sind hierbei die Krümmung des Gitterguerschnitts (Gitterkurve) und die Variation der Gitterfurchenbreite. Die freie Gestaltung des Röntgenmaskenabsorbermusters bietet die Möglichkeit beliebige Gitterkurven, Gitterabstände und Gitterfurchengeometrien in einen 3-Schicht-Resistaufbau zu integrieren. Diese freie Entwurfsmöglichkeit einer zylindrischen Reflexionsgitteranordnung ist ein großer Vorteil im Vergleich zur Fertigung hybrider Bausteine. Um eine möglichst gute Anpassung der Gitterfokusbedingungen bei geringsten Abbildungsfehlern an die geometrisch optimale Spektralfaserkoppelzeile zu erhalten, wurde die Lichtwegfunktion eines Reflexionsgitters entwickelt, dessen Gitterkurve und Abstandsvariation allgemein durch Polynomfunktionen 4. Grades definiert sind. Um eine

tiefenlithographische Strukturierung so einfach wie möglich zu machen, wurde die größtmögliche Geometrie der Gitterfurchen bestimmt, die eine noch tolerierbare Verteilung der gebeugten Energien auf die Wellen des Demultiplexer-Spektralbereichs ergibt [Kap.2.2.3.]. Die Energie in einer bestimmten Beugungsrichtung einer Beugungsordnung, bezogen auf die einfallende Strahlung einer Wellenlänge, wird auch Beugungs- oder Gittereffizienz genannt.

Schließlich wurde der zweidimensionale Koordinatenentwurf des Demultiplexer-Prototyps entwickelt, dessen optimierte Abbildungseigenschaften durch eine 'Raytrace'-Simulation der spektralen Strahlungsauskopplung und des Transmissionsverhaltens überprüft wurden [Kap.2.2.4.].

2.2.1. Spektrale Abbildungsbreite eines Spektralkanals und dessen Einfluß auf den Demultiplexerentwurf

Bei einer spektralen Reflexionsgitterabbildung in einem planaren Multimoden-Wellenleiter bestimmen neben der abgebildeten geometrischen Lichtsenderbreite verschiedene spektrale Unschärfen die spektrale Abbildungsbreite eines Spektralkanals. Unmittelbar werden dadurch Kenngrößen und Anordnung der lichtauskoppelnden Spektralfasern des Demultiplexers beeinflußt. Da sich die spektrale Abbildungsbreite besonders auf den notwendigen Kerndurchmesser einer Spektralfaser für eine möglichst vollständige Lichtauskopplung auswirkt, ist man darauf bedacht, eine möglichst kleine spektrale Abbildungsbreite eines Spektralkanals zu erzielen.

Zuerst wird die spektrale Abbildungsbreite eines Spektralkanals ohne spektrale Unschärfen betrachtet. Diese wird durch die mit dem Abbildungsmaßstab M* korrigierte geometrische Breite des Lichtsenders beeinflußt und ist unabhängig von der Gitterdispersion. Die Gitterdispersion legt jedoch den Mindestkanalabstand zweier Spektralkanäle fest, bei denen sich deren Abbildungsbreiten nicht überlappen. Die abgebildete Lichtsenderbreite muß immer aus der Sicht der jeweils betrachteten Gitterfurche gewertet werden. Für die hier relevante, fixierte Übertragungsfaser entspricht die reale Lichtsenderbreite daher immer einem aus der Gitterfurchensicht korrigierten Wert des Kerndurchmessers d_{11W}. Ein Abbildungsmaßstab M*<1 würde ohne spektrale Unschärfen eine spektrale Abbildungsbreite $< d_{UW}$ ermöglichen. Für eine Reflexionsgitterabbildung beschreibt man M* als das Verhältnis der linearen Beugungsdispersion $dx_B^*/d\lambda_{PW}$ zur linearen Eingangsdispersion $dx_A^*/d\lambda_{PW}$ bezogen auf eine Gitterfurchenbreite a [26]. Die lineare Eingangsdispersion soll eine endliche Eingangsspaltbreite beschreiben:

$$\frac{d x^*_B}{d \lambda_{PW}} = \frac{m \cdot r'}{a \cdot \cos \beta} \quad ; \qquad \frac{d x^*_A}{d \lambda_{PW}} =: \frac{m \cdot r}{a \cdot \cos \alpha} \quad . \tag{2}$$

r und r' sind die Abstände von einer Punktlichtquelle und vom Beugungsfokus einer Interferenzwellenlänge zu der betrachteten Gitterfurche, α ist der Einfallswinkel sowie β der Beugungswinkel in der Schichtebene und m ist die Beugungsordnung. Es folgt für M*:

$$M^* = \frac{\cos \alpha \cdot r'}{r \cdot \cos \beta}$$
(3)

Der Abbildungsmaßstab M* wird um so kleiner, je größer man α gegenüber β und r gegenüber r' wählt.

Die Abbildung des Übertragungsfaserkerns ist im Anwendungsfall von vier unterschiedlichen, spektralen Unschärfen abhängig, deren Abbildungsbreiten von der Gitterdispersion beeinflußt werden. Es handelt sich um eine modenabhängige Unschärfe $\Delta\lambda_{M}$, eine Brechungsindex-bedingte Unschärfe $\Delta\lambda_{PWN}$, die spektrale Lichtsenderbandbreite $\Delta\lambda_{LD}$ und die Beugungsunschärfe des Gitters $\Delta\lambda_{G}$. Nimmt man eine gleichmäßige Strahlungsverteilung im Bereich der Abbildung an sowie eine senkrechte Anordnung der Spektralfaserendflächen zur Beugungsrichtung, dann muß die mit allen Unschärfen erhaltene Abbildungsverbreiterung kleiner als die Differenz von Kerndurchmesser der Spektralfsern d_{SW} und von M*·d_{UW} sein. Die Abbildungsverbreiterung ergibt sich dabei unmittelbar aus der linearen Beugungsgitterdispersion dx_B*/d λ_{PW} :

$$\frac{d_{SW} - |M^*| \cdot d_{UW}}{(\Delta \lambda_M + \Delta \lambda_{PWN} + \Delta \lambda_G + \Delta \lambda_{LD})} \geq \frac{d x^*_B}{d \lambda_{PW}}$$
(4)

Ziel ist es die Abbildungsverbreiterung durch die Unschärfen so klein wie möglich zu halten, das heißt die lineare Beugungsdispersion so weit wie möglich zu reduzieren. Die Beugungsdispersion hat eine untere Grenze, vorgegeben durch den Durchmesser der Spektralfasern d_{SF}. Bei unmittelbar benachbarter Anordnung der Fasern ergibt sich die kleinste zulässige lineare Dispersion mit dem Kanalabstand $\Delta\lambda_{\kappa}$ zu:



Abb.8: Schematischer Querschnitt eines planaren Multimode-Gitterspektrographen mit einem Strahlengang unter dem Strahlausbreitungs- bzw. Gittereinfallswinkel θ senkrecht zur Kernschichtebene.

$$\frac{d x^*_B}{d \lambda_{PW}} \ge \frac{d_{SF}}{\Delta \lambda_{PK}}$$
(5)

Gleichsetzen von Gl.(4,5) ergibt damit für den kleinsten, zulässigen Kerndurchmesser der Spektralfasern:

$$d_{SW} \geq \frac{(\Delta \lambda_M + \Delta \lambda_{PWN} + \Delta \lambda_G + \Delta \lambda_{LD}) \cdot d_{SF}}{\Delta \lambda_{PK}} + |M^*| \cdot d_{UW}$$
(6)

Unter dem Gesichtspunkt einer Durchmesserminimierung von d_{sw} werden die einzelnen Variablen von Gl.(6) im folgenden näher behandelt.

Als Lichtsender sollen in der optischen Nachrichtentechnik eingesetzte Laserdioden verwendet werden. Deren spektrale Bandbreite $\Delta\lambda_{LD}$ ist im wesentlichen abhängig von der Temperatur. In der weiteren Rechnung wird eine Temperaturstabilisierung der Dioden angenommen und damit deren spektrale Unschärfe vernachlässigt.

Die Beugungsunschärfe $\Delta \lambda_{G}$ des Gitters wird durch das Produkt von ausgeleuchteten Gitterzähnen und der für die Abbildung verwendeten Beugungsordnung m beschrieben [27]. Damit wird diese Unschärfe im wesentlichen vom Abstand zwischen lichteinkoppelnder Übertragungsfaser und Reflexionsgitter beeinflußt. Im folgenden wird ein Abstand vorausgesetzt, bei dem die Beugungsunschärfe vernachlässigbar wird.

Die Brechungsindex-bedingte Unschärfe $\Delta \lambda_{PWN}$ ergibt sich, unter Vorgabe eines konstanten Brechungsindex der lichtleitenden Resistschicht, aus der Temperaturabhängigkeit des Index und der Materialdispersion. Die Temperaturabhängigkeit des Index bewegt sich bei transparenten Kunststoffen allgemein im Bereich von

dN/dT $\approx 10^{-4}$ /°K. Weiter folgt aus der Materialdispersion von PMMA (ROEHM Acrylglas 240) für $\lambda_{Vmax} = 900$ nm der Index $N_{PW} \approx 1.482$ (20°C) und für $\lambda_{Vmin} = 720$ nm der Index $N_{PW} \approx 1.486$ (20°C) [15]. Für einen Indexmittelwert von $N_{PW} = 1.484$ (20°C) würden damit die Materialdispersion-abhängigen Unschärfen $\Delta\lambda_{PWmax} = 0.8$ nm und $\Delta\lambda_{PWmin} = 0.6$ nm ergeben. Unter Einbeziehung eines Temperaturarbeitsbereichs von etwa 20°C ± 10°C wird in der weiteren Rechnung die Brechungsindex-bedingte Unschärfe von $\Delta\lambda_{PWN} = 2$ nm bei einem Brechungsindexmittelwert von $N_{PW} = 1.484$ (20°C) angenommen.

Die modenabhängige spektrale Unschärfe $\Delta\lambda_{\rm M}$ entsteht durch die unterschiedlichen Strahlausbreitungs- bzw. Gittereinfallswinkel θ senkrecht zur Wellenleiterebene (Abb.8), die im Abbildungsbereich zu einer örtlich variierenden Strahlinterferenz führen. Die Unschärfe kann in einer zweidimensionalen Abbildungsrechnung durch Einführung sogenannter effektiver Moden- oder auch Interferenzwellenlängen $\lambda_{\rm M} = :\lambda_{\rm PW}/\cos\theta$ [Anhang 1] beschrieben werden und ergibt sich nur einseitig zu größeren Wellenlängen als dem betrachteten Spektralkanal hin [26, Anhang 2]. Mit der festgelegten numerischen Apertur NA_{PW} = 0.2 [Kap.2.1.] folgt nach Gl.(1,A3) die größte Bandbreite der Interferenzwellenlängen $\Delta\lambda_{\rm M}$ mit der größten verwendeten Resistwellenlänge $\lambda_{\rm PWmax}$. Für PMMA ist $\lambda_{\rm PWmax} = 606$ nm und damit $\Delta\lambda_{\rm M} = 5.58$ nm.

Mit der Maximierung des Kanalabstandes $\Delta\lambda_{PK}$ ist eine weitere Reduzierung des Unschärfeterms in GI.(6) verbunden. Durch äquidistantes Unterteilen des angegebenen Spektralbereichs folgt für die 10 Spektralkanäle ein maximaler Kanalabstand von $\Delta\lambda_{PK} = 20$ nm (PMMA: $\Delta\lambda_{PK} = \Delta\lambda_{VK} / N_{PW} = 13.2$ nm).

Ein Abbildungsmaßstab M* < 1, der eine Reduzierung der abgebildeten geometrischen Breite des Übertragungsfaserkerns zur Folge hat, ist gleichzeitig mit einer Vergrößerung der notwendigen numerischen Apertur der Spektralfasern NA_{SW}>0.2 für eine vollständige Lichtauskopplung verbunden. Spektralglasfasern mit dem festgelegten Manteldurchmesser d_{SF} = 125 µm, die eine wesentlich größere Apertur als 0.2 aufweisen, sind kommerziell praktisch nicht verfügbar. Daher wird die weitere Rechnung mit M* ≈ 1 durchgeführt.

Mit den abgeleiteten Größen erhält man für die unmittelbar benachbarte Spektralfaseranordnung mit einem Faserdurchmesser $d_{sF} = 125 \ \mu m$ und einer numerischen Apertur NA_{sw} ≈ 0.2 nach Gl.(6) einen Kerndurchmesser der Spektralfasern von $d_{sw} \ge 120 \ \mu m$. Eine weitere Reduzierung des Kerndurchmessers wäre noch aufgrund einer ungleichmäßigen Strahlungsverteilung im Abbildungsbereich möglich. Eine gleichmäßige Verteilung in diesem Bereich ist selbst bei einer gleichmäßigen Strahlungsverteilung auf dem Strahlweg Übertragungsfaser-Gitter nicht gegeben [Anhang 2]. An den Rändern des Abbildungsbereichs ist eine wesentlich geringere Intensität als im Kernbereich zu verzeichnen, was eine kleinere Wahl von d_{sw} erlauben würde.

Eine näherungsweise Überprüfung, ob mit einer gegebenen Faserapertur NA_{sw} Auskoppelverluste entstehen und ob für die gegebene Spektralkanalunschärfe eine ausreichende Strahlungsauskopplung gewährleistet ist, ist mit einer 'Raytrace'-Rechnung nach Fertigstellung des gesamten Bausteinentwurfs möglich [Anhang 5].

Aufgrund der geringen Dicke der Kernschicht gegenüber dem Kerndurchmesser einer Spektralfaser wird in den weiteren Rechnungen die lichtauskoppelnde Fläche durch einen Spalt mit der Breite d_{sw} und der Höhe d_{pw} angenähert.

2.2.2. Abbildungsfehlerarme, selbstfokussierende Gitteranordnung

Im folgenden wird die selbstfokussierende Gitteranordnung des planaren Demultiplexers bestimmt, um eine möglichst vollständige Strahlungsauskopplung in zehn benachbarte Spektralfasern zu erreichen.

Eine gegenüber einer elektromagnetischen Betrachtung einfachere Abbildungsrechnung mit Methoden der geometrischen Optik erlauben die wesentlich größeren lateralen Ausdehnungen der strukturierten Kernschicht gegenüber den eingesetzten Lichtwellenlängen. Diese ergeben sich unter Berücksichtigung einer vernachlässigbaren Beugungsunschärfe aufgrund des dafür notwendigen großen, spektralen Auflösungsvermögens des Gitters.

Um eine einfache Justierung der benachbarten Spektralfasern zu ermöglichen, ist es von Vorteil, wenn die Faserendflächen alle in einer nicht gekrümmten Ebene liegen. Für eine entsprechende zweidimensionale Fokuszeile existiert für feste Werte m, α, a und r nur eine geometrisch optimale Lage aufgrund des konstanten Beugungsfokus- und Spektralkanalabstandes sowie der sternförmigen Anordnung der Beugungsrichtungen einer an der Beugung beteiligten Gitterfurche.



Abb.9: Sternförmige Anordnung der Beugungsrichtungen mit $\alpha > \beta_{max}$.

Eine geeignete Darstellung ergibt sich in einem kartesischen Koordinatensystem, von dessen Ursprung aus die Gitterkurve so berechnet wird, daß die x-Achse tangential und die y-Achse senkrecht zur Gitterkurve liegen (Abb.9). Für die Berechnung der geometrisch optimalen Fokuszeile wird nur die Gitterfurche am Koordinatenursprung betrachtet (a = σ_0). Die Fokuszeile g_z sei dann definiert durch ihren Steigungswinkel γ und dem Zeilenortsvektor des kleinsten Spektralkanals **r'**_{z1}, dessen Beugungswinkel β_1 sich über Gl.(A4) mit der Interferenzwellenlänge der Grundmode, die der Resistwellenlänge λ_{PWmin} entspricht:

$$g_{Z}: \quad \mathbf{r}_{Z}' = r'_{Z1} \cdot \begin{pmatrix} \sin \beta_{1} \\ \cos \beta_{1} \end{pmatrix} + t \cdot \begin{pmatrix} \cos \gamma \\ \sin \gamma \end{pmatrix}$$
(7)

Um die Werte für r'_{z1} und γ zu finden, berechnet man mit den Beugungswinkeln β_i zuerst die Beträge der Differenzen der Ortsvektoren r'_{zi} der einzelnen Spektralkanäle auf der Fokuszeile von r'_{z1}:

$$|\dot{\mathbf{r}}_{\mathbf{Z}\mathbf{I}} - \dot{\mathbf{r}}_{\mathbf{Z}\mathbf{i}}| = \left| \frac{-\dot{\mathbf{r}}_{\mathbf{Z}\mathbf{I}} \cdot (\sin\beta_{1} - \cos\beta_{1}\tan\beta_{i})}{\cos\gamma - \sin\gamma \tan\beta_{i}} \right| \qquad (i=2,...,10)$$
(8)

Diese Abstände werden dann für feste Werte α durch Variation von γ und r'_{z1} so eingestellt, daß sie ein ganzzahliges Vielfaches des Faserdurchmesser d_{se} betragen:



Abb.10: Anpassung der realen Gitterfokuskurve an die geometrisch optimale Fokuszeile.

$$\Delta d_{S} = \sum_{i=2}^{10} \Delta d_{Si} = \sum_{i=2}^{10} (|\dot{\mathbf{r}}_{Z1} - \dot{\mathbf{r}}_{Zi}| - (i-1) \cdot d_{SF}) \rightarrow 0$$
(9)

Mit den sich damit ergebenden, festen Werten γ und r'_{z1} folgen die einzelnen Längen der Ortsvektoren r'_{zi} zu:

$$\dot{r}_{Zi} = \frac{r_{Z1} \cdot (\cos\beta_1 - \sin\beta_1 \tan\gamma)}{\cos\beta_i - \sin\beta_i \tan\gamma} \quad (i=2,...,10)$$
(10)

Um eine abbildungsfehlerarme, reale Fokuskurve zu erhalten, die der geometrisch optimalen Zeile am nächsten kommt, wurde die Lichtwegfunktion eines zylindrischen Reflexionsgitters berechnet, dessen Gitterkurve und Variation der Gitterfurchenbreiten durch Polynomfunktionen 4. Ordnung beschrieben werden [Anhang 3]. Die Lage der Brennpunkte der gebeugten Strahlung beschreibt Gl.(A38). Die Anpassung der realen Fokuskurve erfolgt für einen festen Wert R durch Variation des Furchenbreitenparameters c₁ und des Kurvenparameters d₁, bis die Summe der Längendifferenzen der Ortsvektoren r_{zi}' der Fokuszeile und r_i' der realen Fokuskurve minimiert ist (Abb.10):

$$\Delta r' = \sum_{i=1}^{10} |\Delta r'_i| = \sum_{i=1}^{10} |\dot{r'_{Zi}} - \dot{r'_i}| \to 0$$
(11)

R wird dabei so gewählt, daß c_1 und d_1 in den Bereich von 1/10 fallen.

Ist die reale Fokuskurve festgelegt, erfolgt eine Minimierung des Lichtwegfehlers für alle Spektralkanäle. Der Lichtwegfehler beschreibt die Gitterabbildungsfehler durch Koma-Aberration und durch sphärische Aberration [Anhang 3]. Für die zehn Kanäle beschreiben die Standardabweichungen Δc_2 und Δc_3 der Mittelwerte der einzelnen optimalen Furchenbreitenparameter c_2 , c_3 (Gl.(A39,A40)) den maximalen Lichtwegfehler ΔF , der aus der Kombination von Gl.(A32,A39,A40) folgt und kleiner als das 'Rayleigh'-Kriterium von $\lambda_M/4$ sein muß [40]:

$$\frac{\lambda_{PW}}{4} \ge \Delta F(x_p) = \left[\frac{|x_p|^3 \Delta c_2}{R^2} + \frac{x_p^4 \Delta c_3}{R^3}\right] \cdot \frac{m \lambda_{PW}}{\sigma_0} = \Delta c(x_p) \cdot \frac{m \lambda_{PW}}{\sigma_0}$$
(12)

Eine Minimierung für eine bestimmte Gitterkoordinate x_p erhält man, wenn der Klammerterm $\Delta c(x_p)$ durch geeignete Wahl der Kurvenparameter d_2 , d_3 minimiert wird.

Aus Gl.(12) ergeben sich unmittelbar Anforderungen an die Röntgenmaskentechnik. Ein geringe Maßhaltigkeit des Gitterabsorbermusters würde sich direkt in der Zunahme des Lichtwegfehlers bemerkbar machen. Legt man das 'Rayleigh'-Kriterium als maximal zulässigen Laufwegfehler für sämtliche ausgestrahlten Gitterfurchen zugrunde, so muß die Maßhaltigkeit unter 0.1 μm liegen.

Eine vollständige Strahlungsauskopplung erfordert aufgrund der modenabhängigen Abbildungsunschärfe [Kap.2.2.1.,Anhang2] die Verschiebung der Mittelpunkte der Spektralfaserendflächen gegenüber den durch die Ortsvektoren r_{zi} bestimmten Fokuszeilenpunkte zu größeren Wellenlängen hin. Für die Verschiebung erwies sich die halbe lineare Beugungsdispersion (Gl.(5)) der Interferenzwellenlängenbandbreite Gl.(A3) der 'Blaze'-Wellenlänge [Kap.2.2.3.] als geeignete Größe.

Um eine Minimierung der durch die begrenzte numerische Spektralfaserapertur NA_{SW} bedingten Auskoppelverluste zu erhalten, müssen sich die ausgeleuchteten Gitterfurchen an der Spektralfaserkoppelzeile orientieren (Abb.11). Man berechnet dafür die Gitterschnittpunkte P_{E1} , P_{E10} der Normalen der Eckpunkte der Spektralfaserkoppelzeile B_{E1} , B_{E10} des kleinsten und größten Spektralkanals und bestimmt mit dem Endflächenmittelpunkt A_0 der Übertragungsfaser die Richtungsvektoren (A_0P_{E1}) und (A_0P_{E10}). Die Winkelhalbierende des durch diese beiden Vektoren eingeschlossenen Winkels sei dann die Normale der Übertragungsfaser die geringfügig größer gewählt als der durch die Übertragungsfaser ausgeleuchtete Gitterbereich.



Abb.11: Festlegung der Endflächenlage der Übertragungsfaser und Begrenzung der Gitterdimensionen.

2.2.3. Effizienz des Reflexionsgitters

Der Begriff Effizienz eines Beugungsgitters wird mit unterschiedlichen Bedeutungen verwendet. Hier wird nur die absolute Effizienz betrachtet, die den Prozentsatz des einfallenden Lichts in einer bestimmten Beugungsrichtung angibt [27]. Die spektrale Effizienzverteilung eines selbstfokussierenden Reflexionsgitters setzt sich aus den Effizienzbeiträgen jeder einzelnen Gitterfurche zusammen. Der Effizienzbeitrag einer an der Beugung beteiligten Gitterfurche, die der lokalen Annäherung eines ebenen Gitters entsprechen soll, wird durch die Gestaltung der Gitterfurche, den Lichteinfallswinkel bezogen auf die Gitternormale und die Reflektivität der Furchenoberfläche bestimmt [27,28].

Gilt für die Furchenbreiten a des entworfenen Reflexionsgitters das Kriterium $\lambda_{\rm M}/a < 0.2$ mit der Interferenzwellenlänge $\lambda_{\rm M}$ der gebeugten Strahlung in der lichtleitenden Kernschicht, so kann die Effizienzverteilung mit Methoden der geometrischen Optik beschrieben werden. Anderenfalls treten Polarisationseffekte auf, deren Beschreibung nur mit einer elektromagnetischen Theorie möglich ist [28,29].

Es wird eine kleine Variation der Gitterfurchenbreite des Reflexionsgitters vorausgesetzt [Anhang 3]. Damit kann man eine Betrachtung der Gittereffizienz näherungsweise durch eine Effizienzbeschreibung der Beugung am Gitterursprung ($a = \sigma_0$) durchführen. Aufgrund der begrenzten Strukturierungsgenauigkeit des Maskenabsorbermusters ist man bemüht, möglichst große Furchengeometrien zu realisieren. Gibt man einen festen Abstand r' von einem Beugungsfokus zu einer Gitterfurche vor, so wird dieser nach GI.(A37,A38) nur unwesentlich durch eine Variation des Lichteinfallswinkels verändert. Mit der Gitterfurchenbreite bei Autokollimation, das heißt Einfallswinkel α ist gleich Beugungswinkel β , wird damit näherungsweise auch die Furchenbreite für $\alpha \neq \beta$ bestimmt. Die Bedingung für die Autokollimation bei $a = \sigma_0$ folgt mit GI.(A3) zu:

$$\sin \alpha = \sin \beta = \frac{m \cdot \lambda_M}{2 \cdot \sigma_0}$$
(13)

Die Kombination von Gl.(5) mit Gl.(2) der linearen Beugungsdispersion ergibt mit Gl.(13):

$$\sigma_{0} = m \cdot \left(\frac{r^{*2} \cdot \Delta \lambda_{PK}^{2}}{d_{SF}^{2}} + \frac{\lambda_{M}^{2}}{4}\right)^{\frac{1}{2}}$$
(14)

Eine möglichst große Gitterkonstante σ_0 kann erreicht werden durch

- Maximierung der Fokuslänge r,'

- Maximierung der Beugungsordnung m.

Aus praktischen Gründen ist man an einer Minimierung der Bausteingröße interessiert und versucht daher r' so klein wie möglich zu machen. Eine Bestimmung von r' erfolgte anhand der begrenzten, tiefenlithographisch strukturierbaren Gesamtfläche. Damit wurde eine mittlere Fokuslänge von r'≈16 mm festgelegt.

Eine obere Grenze der einsetzbaren Beugungsordnung m folgt aus der Überlappung von Spektralbereichen benachbarter Beugungsordnungen. Diese muß auf jeden Fall vermieden werden, um eine eindeutige spektrale Kanaltrennung zu gewährleisten. Der mindestens freizuhaltende Spektralbereich wird durch die kleinsten und größten verwendeten Resistwellenlängen definiert:

$$\Delta \lambda_{PW} = \lambda_{PWmax} - \lambda_{PWmin}.$$

Dieser Bereich ist frei von Überlappungen solange gilt [27]:

$$\Delta \lambda_{PW} \leq \lambda_{PWmin} / m.$$

Wählt man PMMA als Material für die Kernschicht, so beträgt der mindestens freizuhaltende Spektralbereich $\Delta \lambda_{PW} = 121$ nm und damit die maximal verwendbare Beugungsordnung m = 3. Für Interferenzwellenlängen innerhalb des Demultiplexer-Spektralbereichs $\lambda_{PWmin} < \lambda_M < \lambda_{PWmax}$ folgt über Gl.(14) eine Furchenbreite am Gitterursprung von a = $\sigma_0 \approx 5.1 \ \mu$ m. Mit $\lambda_{PWmax} = 604$ nm erhält man $\lambda_{PWmax}/a < 0.2$. Wie anfangs erwähnt, wäre damit eine Effizienzbetrachtung



Abb.12: Schema eines stufenförmigen Reflexionsgitters mit 'Blaze'-Wirkung für einen Einfallswinkel $\alpha > \psi_{B}$.

mit Methoden der geometrischen Optik erlaubt. Diese wird im folgenden durchgeführt, da abweichende Brechungsindices anderer Resistzusammensetzungen zu keiner wesentlichen Änderung des Ergebnisses führen würden.

Die Gitterfurchen eines tiefenlithographisch strukturierten Reflexionsgitters beugen im Bereich der geometrischen Optik fast die gesamte einfallende Strahlung einer bestimmten Wellenlänge λ_{MB} in eine bestimmte Beugungsrichtung einer Beugungsordnung m, wenn eine stufenförmige Furchenstruktur unter folgenden Voraussetzungen eingesetzt wird (Abb.12):

- Eck- oder Apexwinkel der Stufen $\delta_s = 90^\circ$
- 'Blaze'-Effekt: Die einfallenden Lichtstrahlen werden in die gewünschte Beugungsrichtung zusätzlich reflektiert. Erreicht wird das durch geeignete Wahl des Neigungs- oder 'Blaze'-Winkels ψ_B der reflektierenden Stufenfläche zur Gitterebene. Bei einer Reflexion in die gewünschte Beugungsrichtung gilt:

$$\Psi_B = \frac{\alpha + \beta}{2} \tag{15}$$

- Einfalls- und Beugungswinkel nahe Autokollimation
- Eine hohe Reflektivität R* der Furchenflächen [Anhang 4]
- Vernachlässigbare Oberflächenrauhigkeiten [Anhang 4].

Eine mögliche Berechnung der spektralen Effizienzverteilung um die 'Blaze'-Wellenlänge λ_{MB} eines solchen Gitters ist in [30] beschrieben. Die absoluten Effizienzen für eine ideale Stufenstruktur lauten danach für $\alpha > \psi_B$:

$$E(\beta) = \frac{R^*}{\cos \alpha \cdot \cos \beta} \left\{ \frac{\sin H}{H} \left(\frac{\cos \alpha + \cos \left(2\psi_B - \beta \right)}{2} \right) \right\}^2$$
(16)

mit

$$H = \frac{\pi \cdot a}{\lambda_{PW}} [\sin(2\psi_B - \beta) - \sin\alpha]$$

und für $\alpha < \psi_{B}$:

$$E(\beta) = \frac{R^*}{\cos\alpha \cdot \cos\beta} \left\{ \frac{\sin H}{H} \left(\frac{\cos\beta + \cos(2\psi_B - \alpha)}{2} \right) \right\}^2$$
(17)

$$H = \frac{\pi \cdot a}{\lambda_{PW}} [\sin(2\psi_B - \alpha) - \sin\beta]$$

Aus den Gleichungen läßt sich zeigen, daß die Effizienz für die 'Blaze'-Wellenlänge aus Gl.(15) um so mehr abnimmt, je mehr sich der Einfallswinkel vom 'Blaze'-Winkel entfernt. Daher versucht man immer, die Übertragungsfaser des planaren Spektrographen so nahe wie möglich an die benachbarten Spektralfasern anzunähern. Ob dabei $\alpha > \beta_{max}$ oder $\alpha < \beta_{min}$ gewählt werden soll, muß zusammen mit einer Abbildungsfehlerminimierung im Zuge des Bausteinentwurfs erfolgen. Erst danach ist die optimale Bestimmung der 'Blaze'-Wellenlänge und damit des 'Blaze'-Winkels möglich.

Mit PMMA als Kernschichtmaterial folgt eine Abschätzung der spektralen Effizienzverteilung in der 3. Beugungsordnung. Neben der mittleren Furchenbreite a $\approx \sigma_0 = 5.1 \,\mu$ m wird ein autokollimationsnaher Winkel $\alpha = 11^{\circ}$ (> β_{max} nach Gl.(A4)) und eine mittlere Reflektivität von Silber R*_{Ag} = 0.98 [Anhang 4] gewählt. Die maximalen Effizienzwerte im gewünschten Spektralbereich ergeben sich nach Gl.(16) mit einem 'Blaze'-Faktor von C_B = 0.44 für eine 'Blaze'-Wellenlänge $\lambda_{MB} = \lambda_{PWmin} + C_B \cdot \Delta \lambda_{PW} = 555 \,\text{nm}$ (Tab.1).

Praktisch akzeptable Effizienzen sollten größer 70% sein, so daß die 3. Beugungsordnung für den gewünschten Spektralbereich nicht mehr ausreicht. Die 2. Beugungsordnung ergibt mit Gl.(14) eine mittlere Furchenbreite a $\approx \sigma_0 = 3.4 \mu m$, die auch noch eine Effizienzbetrachtung im Bereich der geometrischen Optik zuläßt. Die maximalen Effizienzen (Tab.1), die sich sich mit einem 'Blaze'-Faktor C_B = 0.43 ergeben, lassen eine praktische Anwendung zu.

Bei einem Beugungsmaximum sind die Lichtwegdifferenzen zwischen zwei benachbarten Gitterfurchen allgemein m· λ_{M} . Bei Autokollimation ergibt sich damit eine Stufenhöhe von $h = m \cdot \lambda_{M} / 2$. Mit der PMMA-'Blaze'-Wellenlänge erhält man für $h_{m=2} \approx 0.5 \mu m$. Da bei der Absorberstrukturierung der Röntgenmasken bei der Herstellung solcher Stufen eine Eckverrundung (Verrundungs-
λ _v (nm)	720	740	760	780	800	820	840	860	880	900
λ _{PW} (nm)	485.2	498.7	512.1	525.6	539.1	552.6	566	579.5	593	606.5
$E_{m=3}(\%)$	67	80	89	95	97	95	91	84	76	67
$E_{m=2}(\%)$	82	89	93	96	97	96	94	91	87	82

Tab.1: Effizienzwerte eines in einer PMMA-Schicht strukturierten, zylindrischen Reflexionsgitters mit m = 3, a \approx 5.1 µm sowie m = 2, a \approx 3.4 µm und mit R* = 0.98, α = 11°.

radius R_K) auftreten kann, wird deren Einfluß auf die Effizienz näher untersucht. Mit erweiterten Gleichungen Gl.(16,17) läßt sich dies näherungsweise berechnen [30] (Tab.2).

Da sich auf der Gitterkurve eines zylindrischen, selbstfokussierenden Reflexionsgitters örtlich ständig Einfalls- und Beugungswinkel ändern, ändert sich auch der 'Blaze'-Winkel für λ_{MB} . Die Herstellung eines konkaven Reflexionsgitters mit ideal variierenden 'Blaze'-Winkeln war bisher praktisch unmöglich [31,32]. Aufgrund der freien zweidimensionalen Gestaltung der Maskenabsorberstrukturen, kann mit der Tiefenlithographie ein selbstfokussierendes Gitter mit auf jede Gitterfurche abgestimmten 'Blaze'-Winkeln in einer Resistschicht strukturiert werden.

λ _v (nm)	720	740	760	780	800	820	840	860	880	900
$E_{R_{K}=0.1 \mu m}$ (%)	79	84	88	90	91	91	89	86	83	79
E _{R_K = 0.2 μm} (%)	75	80	83	85	86	85	84	81	78	75

Tab.2: Effizienzwerte eines in einer PMMA-Schicht strukturierten, zylindrischen Stufenreflexionsgitters mit m = 2, a \approx 3.4 µm, R* = 0.98 und α = 11° sowie Eckverrundungsradien R_k = 0.1µm;0.2µm.

Aus den Effizienzbetrachtungen ergeben sich damit zentrale Anforderungen an die Röntgenmaskenfertigung. Die Ergebnisse aus Tab.2 erfordern eine minimale Genauigkeit der Geometrie des Absorbermusters von 0.2 μ m. Aus den Reflexionsbetrachtungen der Gitterstrukturwände [Anhang 4] folgt, daß die Kantenrauhigkeiten des Absorbermusters unter 0.1 μ m liegen müssen. Die Einhaltung einer optimierten 'Blaze'-Winkelvariation erfordert weiter eine Maßhaltigkeit des Gitterabsorbermusters <0.1 μ m.

2.2.4. Zweidimensionaler Demultiplexerentwurf für die Röntgenmaskenstrukturierung

Um den vollständigen Entwurf eines Demultiplexers erstellen zu können, wird der Anforderungskatalog [Kap.2.] unter Berücksichtung der vorangegangenen Betrachtungen um folgende Entwurfskriterien erweitert:

- Es soll ein 3-Schicht-Resistaufbau mit einer lichtleitenden PMMA-Kernschicht verwendet werden. Dafür wird ein mittlerer Kernschicht-Brechungsindex im Demultiplexer-Spektralbereich von $N_{PW} = 1.484$ festgelegt [Kap.2.1.2.].
- Für die zehn lichtauskoppelnden Spektralfasern sollen kommerziell erhältliche Stufenindex-Glasfasern mit einem Manteldurchmesser $d_{SF} = 125 \mu m$, einem Kerndurchmesser $d_{SW} = 105 \mu m$ und einer numerischen Apertur NA_{SW} ≈ 0.29 verwendet werden [33]. Die Spektralfasern sollen unmittelbar benachbart angeordnet sein und die Spektralkanäle einen konstanten Kanalabstand in der Resistschicht von $\Delta \lambda_{PK} = 13.2$ nm (Vakuum $\Delta \lambda_{V} = 20$ nm) haben. Für die Lichtauskoppelfläche eines Spektralkanals wird ein Spalt mit der Höhe $d_{PW} = 50 \mu m$ und der Breite $d_{SW} = 105 \mu m$ angenähert [Kap.2.2.1.].
- Das Gitter soll in die Beugungsordnung m=2 abbilden [Kap.2.2.3.]. Übertragungsfaser und Spektralfasern sollen autokollimationsnah angeordnet sein. Die Beugungsvektorlängen sollen im Bereich r'≈16 mm liegen. Da der Einfallswinkel α nahe der Autokollimation nach GI.(A37,A38) praktisch keinen Einfluß auf r' hat, ergibt sich damit eine Gitterkonstante σ₀≈3.4 µm.
- Die Einfallsvektorlänge soll r = 16mm \approx r' sein, womit sich ein Abbildungsmaßstab M* \approx 1 ergibt [Kap.2.2.1.]. Eine Abschätzung des spektralen Auflösungsvermögens ergibt sich mit der Übertragungsfaserapertur NA_{PW} = 0.2 und a = σ_0 zu \approx 2000, womit eine vernachlässigbare Beugungsunschärfe <0.3 nm für den größten Spektralkanal erreicht wird.

Die Rechnungen mit einem Minimierungsprogramm [34] ergaben für einen autokollimationsnahen Winkel $\alpha < \beta_{min}$ gegenüber $\alpha > \beta_{max}$ neben einem größeren Abbildungsmasstab M* auch einen größeren Laufwegfehlerterm $\Delta c (x_p)$ (Gl.12). Es wurde schließlich die Gitterkonstante $\sigma_0 = 3.5 \ \mu m$ und ein Einfallswinkel $\alpha = 11.5^\circ > \beta_{max}$ festgelegt und damit die weiteren Bausteingrößen berechnet [Anhang 6]. Die Gittereffizienzwerte entsprechen denen aus Tab.1 für m = 2. Die nach Gl.(16,17) berechneten Effizienzen anderer Beugungsordnungen liegen alle unter 1% für geometrisch perfekte Stufenstrukturen. Der größtmögliche Laufwegfehler für λ_{PWmax} ergibt sich zu $\Delta F(4mm) = 8 \ nm$ und ist damit vernachlässigbar. Das Gitterauflösungsvermögen der Übertragungsfaser ist 2532, womit sich für



Abb.13: Intensitätsverteilungen auf den Spektralfaserendflächen berechnet über [Anhang 2] und Gl.(7) für λ_{PWmin} (a) und λ_{PWmax} (b). Verwendet wurde die Gitterfurchenbreite a = σ_0 , der Kerndurchmesser der Übertragungsfaser als effektive Eingangsspaltbreite und eine der Abbildungsunschärfe angepassten Spektralfaserverschiebung von ca. 22 µm.

 $λ_{PWmax}$ eine Beugungsunschärfe von $Δλ_G = 0.2$ nm ergibt. Die Anpassung der realen Fokuskurve an die geometrisch optimale Fokuszeile (Tab.(A5)) ergibt eine maximale Ortsvektordifferenz in eine Beugungsrichtung $Δr'_{10} = Δr'_1 \approx 11 \mu m$ und damit eine Auffächerung der Strahlung auf der Spektralfaserkoppelzeile von etwa 2.5 μm.

Ohne Berücksichtigung der Brechungsindex-bedingten Unschärfe $\Delta \lambda_{PWN}$ und der Beugungsunschärfe $\Delta \lambda_{G}$ wurden mit den Strahlungsverteilungen auf die einzelnen Beugungswinkel [Anhang 2] über (GI.(7)) die Intensitätsverteilungen auf den Querschnitten der Spektralfaserendflächen der Kanäle λ_{PWmin} und λ_{PWmax} berechnet (Abb.13). Dabei wurde auf dem Lichtweg Faser-Gitter einmal das von der Gradientenindexfaser in die lichtleitende Stufenindex-Resistschicht eingekoppelte, parabolische Strahlungsprofil als unverändert betrachtet (1) und das andere Mal eine vollständige Modenmischung angenommen, womit die Entstehung eines gleichförmigen Strahlungsprofils verbunden ist (2).

Eine näherungsweise Berechnung dieser Intensitätsverteilungen für ein gleichförmiges Strahlungsprofil auf dem Strahlweg Faser-Gitter erfolgte für alle Kanäle zusätzlich mit einer Strahlverfolgungsrechnung ('Raytracing') (Abb. 14) [Anhang 5]. Die Verteilungen ergaben sich durch Aufsummieren der Amplituden einzelner Strahlen verschiedener Interferenzwellenlängen der zehn Kanäle. Durch die



Abb.14: Normierte Intensitätsverteilungen auf den Koppelflächenquerschnitten der 10 Spektralfasern, berechnet durch eine 'Raytrace'-Simulation [Anhang 4]. Jeder Kanal wurde mit 51 Strahlstartpunkten (Abstand 1µm), den jeweiligen Film-Moden einer Wellenlänge (22 - 28) und den ausgeleuchteten 1093 Gitterzähnen durchgerechnet.



Abb.15: Transmissionscharakteristik des Demultiplexers für alle zehn Spektralkanäle, berechnet durch eine 'Raytrace'-Simulation [Anhang 4] mit Berücksichtigung der Gittereffizienzen.

unterschiedlichen Rechenmethoden konnte damit die Strahlungsverteilung abgesichert werden. Aus Abb.13 kann man erkennen, daß die Strahlungsauskopplung bei einer parabolischen Strahlungsverteilung geringfügige Vorteile gegenüber einer gleichmäßigen Strahlungsverteilung auf dem Strahlweg Übertragungsfaser-Gitter bietet. Die Strahlungsauskopplung wird vernachlässigbar von der Dejustierung der optimalen Koppelzeile zur realen Gitterfokuskurve beeinflußt.

Weiter wurde die Transmissionscharaktristik des Demultiplexers, die die relative ausgekoppelte, spektral zerlegte Strahlung gegenüber der eingekoppelten Strahlung für jeden Spektralkanal beschreibt, näherungsweise mittels 'Raytracing' ermittelt. Angenommen wurden hierbei keine Wellenleiterverluste, keine Faserkoppelverluste und keine Verluste durch Strukturfehler. Berücksichtigt wurden, durch Korrektur der aufsummierten Strahlamplituden, die Gittereffizienzen [Kap.2.2.3.] und die numerische Apertur sowie der Kerndurchmesser der Strahlung-auskoppelnden Spektralfasern. Das Übersprechverhalten, das die Strahlungsauskopplung benachbarter Spektralkanäle in eine bestimmte Spektralfaser beschreibt, erreicht hier den in der Einleitung geforderten Wert von 35 dB pro Kanal. Die geforderte Gesamtdämpfung von 3dB pro Kanal wird eingehalten, wobei die Randkanäle λ_{PWmin} , λ_{PWmax} aufgrund der Gittereffizienzen nur noch geringe zusätzliche Dämpfungen zulassen.

Der endgültige Koordinatenentwurf des Demultiplexers für den Elektronenstrahlschreiber (ESS) ist in Abb.16 dargestellt. Der ESS stellt dabei die Grundlage für den ersten Fertigungsschritt der Röntgenmaskenherstellung dar [13]. Die trichterförmigen Randstrukturen sollen auftretendes Streulicht durch Vielfachreflexion aus dem Wellenleiter auskoppeln. Sie haben eine Breite von 50 µm und eine Tiefe von 200 µm. An den Ankoppelflächen der Übertragungsfaser und der Spektralfasern wurden seitlich Justierführungen von etwa 1000 µm Länge vorgesehen. Die Berandung des Demultiplexers orientiert sich am Spektralfaserschacht, so daß dieser mittig angebracht ist. Die Breite ist auf etwa 6.5 mm und die Länge auf etwa 18 mm festgelegt worden. Die stufenförmigen Gitterzähne haben einen Apexwinkel <90°, um durch den Maskenfertigungsprozess eingebrachte Eckverrundungen auszugleichen (Abb.17).

Bei der Herstellung der Masken muß darauf geachtet werden, daß die Genauigkeit der Absorberstrukturgeometrie <0.2 μ m ist und die maximale Kantenrauhigkeit der Strukturen sowie die Maßhaltigkeit des Gitterabsorbermusters unter 0.1 μ m liegt. Ansonsten besteht die Gefahr einer erheblichen Verschlechterung der Transmissionscharakteristik des Bausteins.







Abb.17: Gitterausschnitt aus dem Koordinatenentwurf des Modell-Demultiplexers.

3. Experimentelle Untersuchungen zu den Polymeren und zur Herstellung des 3-Schicht-Resistaufbaus

Die folgenden Untersuchungen basieren auf den erarbeiteten Grundlagen zur und zur Herstellung dämpfungsarmer Polymerauswahl Resistschichten [Kap.2.1.2.]. Im Gegensatz zu MMA war MMA-d8 nur in Kleinstmengen kommerziell erhältlich, so daß in den weiteren Untersuchungen auf das nur in der Dämpfung benachteiligte, nicht deuterierte PMMA als Kernschichtmaterial zurückgegriffen wurde. Aus demselben Grund wurden die folgenden Untersuchungen der Mantelschichtpolymere alle mit einem (MMA/TFPMA)-Copolymer durchgeführt. Aufgrund des geringen Restmonomergehalts sowie des verhältnismäßig geringen Fertigungsaufwandes wurde eine direkte Schichtpolymerisation in Betracht gezogen. Für die Polymerisation wurden kommerziell erhältliche Monomere (MMA der Fa. DEGUSSA, TFPMA der Fa. ROEHM) sowie der kommerziell am meisten eingesetzte Azo-Initiator Azo-bis-(isobutyronitril) (AIBN) verwendet. Orientierende Dämpfungsmessungen an Polymerproben eines (MMA/PMMA)-Gießharzes und des MMA-Monomers der Fa. DEGUSSA zeigten bei der Gießharzprobe eine gleichmäßig höhere Dämpfung um etwa 0.03 dB/cm, was ausschlaggebend für den schwierigeren Weg der Monomerpolymerisation war. Wie an PMMA- wurden auch an Mantelschichtpolymerproben Dämpfungsmessungen durchgeführt [Kap.3.4.], um die Notwendigkeit einer zusätzlichen Reinigung der Monomere, wie Destillation, zu untersuchen. Anhand einer Brechungsindexbestimmung an Copolymerproben unterschiedlicher Zusammensetzung wurde zunächst das (MMA/TFPMA)-Copolymerverhältnis des Mantelschichtpolymers für eine numerische Apertur NA_{PW} = 0.2 festgelegt [Kap.3.1.]. An weiteren Mantelschichtpolymerproben wurde deren Wärmeformbeständigkeit [Kap.3.2.] und deren Eignung in einem tiefenlithographisch strukturierbaren 3-Schicht-Resistaufbau mit einer PMMA-Kernschicht untersucht [Kap.3.3.]. Schließlich wurde ein im Labormaßstab geeigneter Herstellungsprozess des 3-Schicht-Resistaufbaus entwickelt [Kap.3.5.]. Es handelt sich dabei um die Verschweißung der als Folien polymerisierten Kern- und Deckschicht auf die Grundschicht, die direkt auf eine röntgenunempfindliche Grundplatte aufpolymerisiert wird.

3.1. Bestimmung der Copolymerzusammensetzung des Mantelschichtpolymers

Um die Komponentenanteile des Copolymers P(MMA/TFPMA) für eine numerische Apertur der Kernschicht $NA_{PW} = 0.2$ zu erhalten, ist die Erstellung einer Brechungsindexeichkurve für (MMA/TFPMA) - Copolymerproben unterschiedlicher Zusammensetzung notwendig. Dabei ist zu beachten, daß der Brechungsindex N von Polymethacrylaten über die LORENTZ-LORENZ-Formel von der Polarisierbarkeit und damit von der Lichtfrequenz abhängig ist (Dispersion) [15,20]. Die Gesamtpolarisierbarkeit α_p eines Polymers setzt sich aus den Einzelpolarisierbarkeiten der in den Molekülen gebundenen Atome zusammen. Die atomare Polarisierbarkeit entspricht Elektron-Kern-Schwingungen, die durch das elektrische Feld des einfallenden Lichts angeregt werden. Damit sind diskrete Resonanzschwingungen verbunden, die die Polarisierbarkeit abhängig von der Lichtfrequenz oder der Vakuumwellenlänge machen. Verschiedene Atome haben unterschiedliche Polarisierbarkeiten. Bei Polymethacrylaten orientiert sich α_{p} im sichtbaren und NIR-Bereich an einer mittleren Resonanzvakuumwellenlänge λ_{vo} , die im UV-Bereich liegt (λ_{v0} = 200-300 nm). Bei λ_{v0} hat α_{p} und damit der Brechungsindex ein dämpfungsabhängiges Maximum, nimmt über den sichtbaren zum NIR-Bereich hin monoton ab und nähert sich einem konstanten, frequenzunabhängigen Wert. Im resonanzfreien, sichtbaren und NIR-Bereich kann man über die SELLMEIR'sche Dispersionsformel für Festkörper den Brechungsindex N näherungsweise mit der CAUCHY-Formel beschreiben:

$$N^{2} - 1 = A\left(1 + \frac{B}{\lambda_{V}^{2}}\right)$$
(18)

A und B beschreiben hier Terme 2. und 4. Ordnung von $1/\lambda_{vo}$. Wellenlängenabhängige Brechungsindexdifferenzen von Polymethacrylaten unterschiedlicher Zusammensetzung weisen im sichtbaren und NIR-Bereich nur geringfügige Unterschiede auf [15]. Für ein (MMA/TFPMA)-Copolymer mit geringem TFPMA-Anteil kann man hier näherungsweise von einer konstanten Brechungsindexdifferenz ausgehen, die eine Eichkurvenbestimmung mit einer festen Wellenlänge im sichtbaren Bereich erlaubt.

Die Eichkurve wurde mit einem Abbe-Refraktometer der Fa. ZEISS sowie einer Natriumdampflampe mit der charakteristischen Wellenlänge der Natrium D-Linie ($\lambda_v = 589$ nm) aufgezeichnet [35]. An einer Probe des daraus abgeleiteten Copolymers für die Mantelschicht wurde gegenüber einer PMMA-Probe noch eine frequenzabhängige Brechungsindexmessung durchgeführt, um die Konstanz der Brechungsindexdifferenz zusätzlich zu bestätigen. Die Messung





wurde mit einem modifizierten Refraktometer und einem Monochromator im Bereich von λ_v = 460-660 nm durchgeführt.

3.1.1. Probenfertigung

Für die Brechungsindexmessungen wurden zehn Polymerplättchen ($\approx 1x10x30$ mm) mit einer Variation der (MMA/TFPMA)-Komponentenanteile in 10%-Schritten hergestellt. Die Plättchen wurden in einer Kammer polymerisiert, die aus zwei durch eine geschlossene, elastische Schnurdichtung (Dicke etwa 1mm) separierten Floatglas-Platten bestand (Abb.18). Die elastische Dichtung wurde benötigt, um die Volumenkontraktion bei der Polymerisation von etwa 20% auszugleichen. Problematisch war es ein Dichtungsmaterial zu finden, das bei Polymerisationstemperaturen um 80°C ausreichend beständig gegen Methacrylate ist. Als geeignet erwies sich ein handelsüblicher Terpolymerkautschuk aus Propylen, Äthylen und einem geringen Anteil eines Diens (EPDM, ShoreA-Härte 50), der bei Temperaturen >60°C mindestens 2h in Ethylacetat eingelegt wurde. Damit wurden in MMA lösliche und während einer Polymerisation in die Probe diffundierende Kautschukbestandteile entfernt. Nach dieser Vorbehandlung wies die EPDM-Dichtung eine Volumenkontraktion von etwa 12% und eine geringfügig höhere Steifigkeit auf.

Das mit 0.5 Gew.% AIBN versetzte Monomergemisch für ein Plättchen wurde über Injektionskanülen in die Polymerisationskammer gefüllt und mit einem bestimmten Temperaturprogramm über eine Heizplatte in einem Drucktopf



Abb.19: Molekulargewichtsverteilung einer MMA-Polymerisation mit 0.5 Gew.% AIBN bei den Temperaturen: 65°C (6 h); 120°C (2 h).

unter 10 bar auspolymerisiert. Nach dem Abkühlen (10°C/h) und dem Entfernen der Dichtung ließen sich die Polymerplättchen unter destilliertem Wasser leicht von den Glasplatten lösen.

Das Temperaturprogramm wurde anhand mehrerer PMMA-Polymerisationen so ausgewählt, daß die Polymere den Anforderungen an die Schichtpolymere des 3-Schicht-Resistaufbaus [Kap.2.1.2.] gerecht wurden. Ein Reaktionsumsatz >99% kann, bei ausreichender Initiatormenge, nur bei einer Polymerisationstemperatur im Bereich der Glasübergangstemperatur des Polymeren erreicht werden [25]. Darunter verhindert eine mangelnde Diffusion des Monomeren im Polymeren einen entsprechenden Endumsatz (Glas-Effekt), darüber findet bei der Polymerisation eine Hin- und Rückreaktion statt, so daß sich ein temperatur- und druckabhängiges Gleichgewicht mit einer dadurch festgelegten Monomerkonzentration ergibt, die zu höheren Temperaturen hin zunimmt (Ceiling-Effekt). Die Verwendung von AIBN als Initiator bewirkt auf Grund seiner thermischen Zerfallscharakteristik im Bereich der PMMA-Glasübergangstemperatur, Literaturwert von ataktischen PMMA T_G = 115°C, jedoch ein sehr geringes Molekulargewicht. Ein hohes Molekulargewicht sowie ein hoher Reaktionsumsatz wird erreicht, wenn die Polymerisation zuerst bis zu einem Grundumsatz >80% bei niedrigen Temperaturen und anschließend der Endumsatz im Bereich von T_G durchgeführt wird. Dabei ist zu berücksichtigen, daß mit der Abnahme der Reaktionstemperatur gleichzeitig die Polymerisationszeit erheblich ansteigt.

Akzeptable Ergebnisse wurden erreicht, indem die Polymerisation zuerst 6h bei 65°C und anschließend, nach einer Heizrate von 2°C/min, 2h bei 120°C durchgeführt wurde. Bei entsprechend polymerisierten PMMA-Proben wurde mittels Ramanspektroskopie [36] ein Restmonomergehalt <0.5% nachgewiesen und mittels Gel-Permeations-Chromatographie [37] eine unimodale Molekulargewichtsverteilung mit einem mittleren Molekulargewicht von 878 000 g/mol bestimmt (Abb.19). Aufgrund der ausreichenden Steuerung der Molekülkettenlängen durch die verwendeten Initiatormengen sowie Reaktionstemperaturen wurde auf den Einsatz von Reglermolekülen wie Mercaptane verzichtet.

Für die Copolymerisation wurde die Polymerisationstemperatur für den Endumsatz den verschiedenen Glasübergangstemperaturen der Copolymere angepasst, wobei ein linearer Zusammenhang zwischen dem Literaturwert von PTFPMA $T_G \approx 80^{\circ}$ C und dem PMMA-Wert angenommen wurde.

3.1.2. Meßergebnisse

Die Werte der refraktometrischen Messungen für die Eichkurve wurden mit einer Standardabweichung von ± 0.0005 aufgezeichnet. Der PMMA-Brechungsindex ergab sich zu $N_{DPW} = 1.490$. Für $NA_{PW} = 0.2$ muß der Brechungsindex der Mantelschichten damit im Bereich $N_{DPC} = 1.4765 \pm 0.0005$ liegen. Um eine eher größere Apertur zu gewährleisten wurde der Brechungsindex auf $N_{DPC} = 1.476$ festgelegt. Aus der Eichkurve (Abb.20), die einen linearen Verlauf der Brechungsindexänderung mit der Änderung der Copolymerzusammensetzung widergibt, konnte damit folgendes optimale Copolymerverhältnis abgelesen werden:



Da die Werte sowohl von PMMA als auch der (MMA/TFPMA)-Copolymere dieselbe Standardabweichung aufweisen, ergibt sich für eine Brechungsindexdifferenz eine Schwankung von ± 0.001 . Übertragen auf die numerische Apertur läßt sich diese damit mit einer Genauigkeit von NA_{PW} = 0.2 ± 0.01 einstellen, was für eine spätere Lichtwellenleiteranwendung ausreichend ist.

Die Werte der wellenlängenabhängigen Brechungsindexmessungen an PMMAund P(MMA₇₈ /TFPMA₂₂)-Proben wurden im Spektralbereich von 460 nm bis 660



Abb.20: Refraktometrische Brechungsindexbestimmung von P(MMA/TFPMA) unterschiedlicher Konzentrationsverhältnisse.

nm mit einer Standardabweichung von ±0.0005 registriert. An die Meßpunkte wurden durch lineare Regression Dispersionskurven nach Gl.(18) angepasst. Für PMMA wurden die Kurvenwerte $A_{PMMA} = 1.175$, $B_{PMMA} = 12789.28$ nm² sowie für das (MMA/TFPMA)-Copolymer $A_{Copoly} = 1.1416$, $B_{Copoly} = 12086,42$ nm² bestimmt. Die Dispersionskurven wurden anschließend bis 920 nm extrapoliert und sind in Abb.21 dargestellt. Die Änderungen der Brechungsindexunterschiede zwischen 580 nm und 920 nm liegen danach im Bereich der Meßunschärfe und sind als konstant anzusehen.



Abb.21: Wellenlängenabhängiger Brechungsindex von PMMA- und P(MMA₇₈/TFPMA₂₂)-Proben sowie die Differenz beider Indexkurven.

3.2. Wärmeformbeständigkeit der Schichtpolymere

Für die in der optischen Nahbereichs-Nachrichtenübertragung standardmäßig eingesetzten Gradientenindex-Glasfasern wird eine thermische Belastbarkeit von etwa 80°C angegeben. Um dieselbe Belastbarkeit für einen tiefenlithographisch strukturierten Demultiplexer zu gewährleisten, müssen die Erweichungstemperaturen der Schichtpolymere über 80°C liegen.

Der temperaturabhängige Übergang vom glasig harten Zustand in den gummielastischen oder flüssigen Zustand amorpher Polymere, um welche es sich bei den Polymethacrylaten des 3-Schicht-Resistaufbaus handelt, ist kein sprunghafter Phasenübergang, sondern erstreckt sich über einen bestimmten Temperaturbereich, den Glasübergangsbereich [38]. Dieser Glasübergangsbereich der Schichtpolymere wurde mittels der dynamisch - mechanischen Thermoanalyse (DMTA) [39] untersucht, womit der dielektrische Verlustfaktor und das Schubmodul der Polymere in Abhängigkeit von der Temperatur aufgezeichnet wurden. Definitionsgemäß wird bei dieser Meßmethode die Glasübergangstemperatur T_G durch das Maximum des dielektrischen Verlustfaktors festgelegt, das ungefähr in der Mitte des Glasübergangsbereichs liegt. Ein geeigneterer Wert für die Wärmeformbeständigkeit ist die Temperatur T_B für den Beginn des Glasübergangs, der durch den Beginn des steilen Abfalls des Schubmoduls über den Glasübergangsbereich gekennzeichnet sein und die Erweichungstemperatur darstellen soll.

Für die Messung wurden Plättchen der Polymere PMMA und P(MMA₇₈/TFPMA₂₂) mit den Abmessungen 30x10x1 mm gefertigt [Kap. 3.1.1.].

Es wurden folgende Temperaturen T_B, T_G bestimmt:

PMMA:	Т _в = (105 ± 1) °С	$(T_{G} = (131 \pm 1)^{\circ}C)$
P(MMA ₇₈ /TFPMA ₂₂):	T _B = (98 ± 1) °C	(T _G = 121°C)

Damit ist die Forderung nach einer Temperaturbeständigkeit >80 °C erfüllt.

3.3. Röntgentiefenlithographische Strukturierbarkeit des Mantelschichtpolymers

Um Strukturqualitäten von 3-Schicht-Resiststrukturen wie die von PMMA-Mikrostrukturen zu erhalten, müssen die Mantelresistschichten ein ähnliches Entwicklerverhalten nach einer Synchrotronbelichtung wie die PMMA-Kernschicht aufweisen. Für eine Untersuchung wurden Bestrahlungsproben mit den (MMA/TFPMA)-Copolymerverhältnissen (90:10; 80:20; 70:30) gefertigt. An den Proben wurden die Röntgenempfindlichkeit und die Strukturqualität nach einer tiefenlithographischen Strukturierung bestimmt.

3.3.1. Probenfertigung

Die einzelnen Proben wurden durch Aufpolymerisation einer 1 mm dicken Copolymerschicht auf einer Stahlgrundplatte gefertigt [Kap.3.1.1.], deren Oberfläche vor dem Aufbringen des Copolymers sandgestrahlt, im Ultraschallbad gereinigt und in einem alkalischen Elektrolyten entfettet wurde.

Eine definierte Schichtdicke von (500 ± 0.5) µm wurde durch Mikrofräsen der Polymerschicht mit einer Ultrafräse der Fa. REICHERT&JUNG eingestellt [41]. Zur Probenbearbeitung wurde ein Diamantschneider eingesetzt. Die Frässpindelgeschwindigkeit lag bei 2500 U/min, die Abtragstiefen bei 1-5 µm und die Vorschubgeschwindigkeit der Probe bei 1-3 mm/sec. Die Qualität der mikrogefrästen Oberfläche wurde mittels eines Oberflächenprofilmessgeräts der Fa. VEECO untersucht [42]. Die Probe wurde dabei unter einem mit einem Diamant besetzten Taster (Spitzenverrundung <1 μ m) verschoben und die vertikalen Bewegungen des Tasters mit einer Genauigkeit von 5 Å aufgezeichnet. Neben Fräsriefen mit einer Tiefe von (0.1±0.01) μ m und einem periodischen Abstand von (100±5) μ m hatte die Fläche eine mittlere Rauhigkeit von R_a = (0.02±0.01) μ m.

3.3.2. Röntgentiefenlithographische Strukturierung

Die Proben wurden am Bonner 2.5 GeV - Synchrotron (charakteristische Wellenlänge $\lambda_c = 0.534$ nm) über eine Testmaske belichtet [19,22]. Die Divergenz der Strahlung erlaubt bei einer genau senkrecht zur Strahlung justierten Probe eine Belichtung mit einer theoretischen Kantenunschärfe der erzeugten Mikrostrukturen von 0.2 µm über eine Resisthöhe von 500 µm. Der Bestrahlungsaufwand wurde so gewählt, daß nach insgesamt 1 Stunde Entwicklungszeit die Strukturen noch nicht vollständig durchentwickelt werden konnten.

Die bestrahlten Proben wurden mit einem für PMMA-Proben üblichen Entwickler [22], einem Gemisch aus 60 vol% 2-(2-Butoxyethoxy)ethanol, 20 vol% Tetrahydro-1,4-oxazin, 15 vol% Wasser und 5 vol% Aminoethanol (GG - Entwickler), bei einer Temperatur von 35°C entwickelt. Nach festen Zeitintervallen wurden die Proben aus dem Entwickler genommen, einem Spülvorgang unterzogen und im Vakuum getrocknet. Gespült wurden die Proben zuerst mit einer Mischung aus 80 vol% 2-(2-Butoxyethoxy)ethanol und 20 vol% Wasser, anschließend mit reinem Wasser. Danach wurde unter dem Mikroskop der Abtrag als Funktion der Entwicklungszeit gemessen. Die Gesamtentwicklungszeit von 1 Stunde setzte sich aus den Zeitintervallen 1,1,2,4,7,10,15,20 min zusammen.

3.3.3. Versuchsergebnisse

Nach jedem Entwicklungsschritt zeigte sich bei allen Proben ein durch den Spülvorgang ausgefällter, weißer Niederschlag auf der vom Entwickler angegriffenen Oberfläche belichteter Copolymeranteile, wobei die Niederschlagsmenge mit steigendem TFPMA-Anteil zunahm. Der Niederschlag dürfte auf ein verändertes Löslichkeitsverhalten der Copolymere gegenüber PMMA zurückzuführen sein, das durch die Polarität der Fluorbindungen und die Sperrigkeit der Propylgruppe des TFPMA-Moleküls bedingt sein könnte.

Aus den über die einzelnen Zeitintervalle ermittelten Abtragsraten, die mit einer Standardabweichung von $\pm 1 \ \mu m$ bestimmt wurden, konnte schließlich die Röntgenempfindlichkeit der Proben ermittelt werden [19,22]. Als Vergleichs-





(1) (2) **Abb.22:** Röntgentiefenlithographisch hergestellte Mikrostruktur in einer P(MMA₈₀ /TFPMA₂₀) - Schicht (1) und in einer PMMA-Schicht (2).

dosiswerte ergaben sich für die 10% TFPMA-Probe 2.6 kJ/cm³, für die 20% TFPMA-Probe 2.5 kJ/cm³ und für die 30% TFPMA-Probe 2.4 kJ/cm³, wobei im Rahmen der Messgenauigkeit die Proben jedoch als gleich empfindlich zu beurteilen sind. PMMA hat vergleichsweise einen Vergleichsdosiswert von 2.8 kJ/cm³.

Um die Qualität der entwickelten Copolymerstrukturen beurteilen zu können, wurden diese in einem Rasterelektronenmikroskop betrachtet. Eine qualitative Aussage wurde dabei anhand eines Vergleichs mit tiefenlithographisch erzeugten PMMA-Mikrostrukturen getroffen. Es konnten bei den Mikrostrukturen aller Copolymerproben weder strukturelle Nachteile gegenüber PMMA - Mikrostrukturen noch Spannungsrisse festgestellt werden (Abb.22).

Die Ergebnisse lassen damit einen Einsatz von P(MMA₇₈ /TFPMA₂₂) als Mantelpolymer in einem 3-Schicht-Resistaufbau mit einer PMMA-Kernschicht zu. Die Dämpfung der Resistschichten hängt stark von der Reinheit der verwendeten Ausgangsmaterialien für eine Polymerisation ab. Um die Notwendigkeit eines weiteren Reinigungsprozesses wie Destillation zu überprüfen, wurden sowohl P(MMA₇₈ /TFPMA₂₂)- als auch PMMA-Zylinderproben aus den kommerziell erhältlichen Monomeren polymerisiert und deren spektrale Dämpfungen im Vakuumwellenlängenbereich 700-950 nm gemessen. Die Dämpfungsmessungen wurden mit einem auf hohe Meßgenauigkeit hin modifizierten Spektralphotometer "Lambda 9" der Fa. PERKIN-ELMER [43] durchgeführt.

3.4.1. Probenfertigung

Für die Dämpfungsmessung wurden zylindrische Proben aus den Polymeren des 3-Schicht-Resistaufbaus mit einem Durchmesser von etwa 15 mm durch Warmpolymerisation mit 0.5 Gew.% AIBN gefertigt. Als Polymerisationskammern dienten Reagenzgläser. Die Polymerisation erfolgte im Wasserbad unter einem Druck von 4 bar. Damit kein sprunghafter Temperaturanstieg durch die exotherme Polymerisationsreaktion erfolgt, der zu einer Blasenbildung im Polymer führen würde, wurde folgendes Temperaturprogramm angewendet: 30° C:10 h; 40° C:10 h; 10° C/h \rightarrow 115°C:1 h; 10° C/h \rightarrow 20°C. Die damit erhaltenen Polymerzylinder wurden mechanisch überdreht und in Proben von 30 mm und 1mm Länge aufgeteilt. Die Stirnflächen der Zylinder wurden abschließend mikrogefräst [Kap.3.3.1.]. Die resultierende Oberflächenrauhigkeit war ausreichend klein für eine Transmissionsmessung.

3.4.2. Meßergebnisse

Die Dämpfungswerte über den Spektralbereich 700-950 nm wurden durch eine Differenzmessung von kurzer und langer Probe mit einer Standardabweichung von 0.004 dB/cm aufgezeichnet (Abb.23). Der maximale Dämpfungsausschlag bei 900 nm ist der 4. Oberschwingung der CH-Streckschwingungsresonanzen zuzuschreiben. Im Vergleich zu den Literaturwerten ist die Dämpfung der PMMA-Probe geringfügig höher (≈0.03 dB/cm) als die kommerziell erhältlicher PMMA -Lichtleitfasern. Die Copolymer-Probe zeigt bei 900 nm erwartungsgemäß, aufgrund der geringeren Anzahl von CH-Bindungen pro Einheitsvolumen, eine gegenüber PMMA geringere Dämpfung. Auffallend ist eine von kleinen zu großen Wellenlängen abfallende Dämpfung der Copolymerprobe. Das könnte durch bei der Copolymerisation verursachte Dichteschwankungen und damit der



Abb.23: Spektrale Dämpfung von PMMA- und P(MMA₇₈/TFPMA₂₂)-Zylinderproben.

Rayleigh-Streuung zugeschrieben werden, deren Dämpfung mit $1/\lambda^4$ zu längeren Wellenlängen hin abnimmt. Eine nähere Untersuchung wurde aufgrund des geringen Dämpfungszuwachses bei den kürzeren Wellenlängen nicht durchgeführt. Die für die Polymere guten Dämpfungswerte machten einen weiteren Reinigungsprozess der Monomere überflüssig.

3.5. Herstellung des 3 - Schicht - Resistaufbaus

Der 3-Schicht-Resistaufbau [Kap.2.1.] soll als planarer Multimoden-Wellenleiter mit einem Stufenindexprofil gefertigt werden. Ein Stufenindexprofil erfordert besonders geringe Mischzonen der Schichtpolymere an den Grenzflächen der einzelnen Schichten. Eine Fertigung des 3-Schicht-Resistaufbaus im Labormaßstab legt die direkte Polymerisation der Schichten nahe [Kap.3.1.]. Eine aufeinanderfolgende Schichtpolymerisation hat im wesentlichen den Nachteil, daß während der Polymerisation eine erhebliche Monomerdiffusion, besonders von MMA, in die angrenzende Polymerschicht stattfinden würde [44]. Zum einen kann dies zu einer erhöhten Spannungsrißkorrision während einer tiefenlithographischen Strukturierung führen, zum anderen muß man damit rechnen, daß lokale Brechungsindexänderungen auftreten. Um diese Probleme zu umgehen, wurde die Grundschicht (Dicke $(37.5 \pm 0.5)\mu m$) direkt auf die Grundplatte [Kap.3.3.1.] und die weiteren Schichten einzeln als Folien polymerisiert, die anschließend mit der Grundschicht verschweißt wurden. Die geringe Polymerkettendiffusion, die während eines Verschweißvorgangs auftritt, würde den Bedingungen für ein Stufenindexprofil nahe kommen. Im folgenden wird die Folienfertigung der Kern- und der Deckschicht sowie deren Verschweißung mit der auf einer Grundplatte aufpolymerisierten Grundschicht beschrieben.

3.5.1. Folienfertigung

Problematisch bei der Polymerisation von PMMA- oder P(MMA78/TFPMA22)-Folien ist ein Volumenschwund von bis zu 20%, der bei der Aushärtung des Monomers entsteht und ausgeglichen werden muß. Folien mit einem ausreichendem Schwundausgleich ließen sich analog der durchgeführten Plättchenpolymerisation herstellen [Kap.3.1.1.], wobei eine modifizierte Polymerisationskammer verwendet wurde. Die Kammer bestand aus einer Floatglasplatte und einer Aluminiumplatte mit mikrogefräster Oberfläche [Kap.3.3.1.], die durch eine 1mm dicke, geschlossene EPDM-Schnurdichtung separiert waren (Abb.24). Die Aluminiumplatte war im Bereich der Dichtungsandruckfläche so abgestuft, daß sich nach einer Polymerisation Folien mit einer Dicke von etwa 100 µm ergaben. Die mittlere Rauhigkeit der gefrästen Aluminiumoberfläche lag bei $R_a = (60 \pm 5)$ nm, gegenüber einer Floatglas-Rauhigkeit R₂<10 nm [Kap.3.3.1.]. Dimensionsschwankungen der Polymerisationskammer hatten Dickenschwankungen der Folien von ± 10 µm zur Folge. Die Folien wurden daher mit der Fläche geringerer Rauhigkeit auf die Grundschicht geschweißt und definierte Schichtdicken (Kernschicht (50 \pm 0.5)µm, Deckschicht (37.5 \pm 0.5)µm) durch Mikrofräsen eingestellt.



Abb.27: Schema der Polymerisationskammer zur Folienherstellung.

3.5.2. Verschweißprozess

Unvernetzte Polymethacrylate können miteinander verschweißt werden [45]. Die Festigkeit der Schweißnaht hängt hier neben Van-der-Waals'schen Wechselwirkungen (Autoadhäsion) im wesentlichen von den durch Interdiffusion der Polymerketten entstehenden Kettenverschlaufungen ab. Eine ausreichende Kettenbeweglichkeit für eine Diffusion erhält man, wenn die Fügetemperatur T_v mindestens 10°C über der jeweils höheren Glasübergangstemperatur T_g der beiden zu verschweißenden Polymere liegt. Durch einen Fügedruck p_v wird ein voller Kontakt der zu verschweißenden Flächen gewährleistet. Der Verschlaufungsgrad der Kettenmoleküle und die durch Interdiffusion bedingte Dicke der Kettenmischzone wird bei konstantem T_v , p_v durch die Fügezeit t_v bestimmt. Ziel muß es sein den Verschweißvorgang ohne Änderung der Dicken der bereits aufgebrachten, mikrogefrästen Schichten durchzuführen. Orientierende Versuche zeigten bei einer Verschweißung von PMMA- und P(MMA₇₈/TFPMA₂₂)-Proben (1x10x10mm), daß diese Vorgabe noch mit den Schweißparametern $T_v = 140^\circ$ C, Fügedruck $p_v = 1$ bar sowie Fügezeit $t_v = 60$ min erreicht wird.

Die Verschweißung der Schichtfolien auf die Grundschicht erfolgte einzeln in einer Vakuumreaktionsgießanlage [44]. Als Schweißparameter wurden gewählt:

- Fügetemperatur: $T_v = 135 \text{ °C}$
- Fügezeit: $t_v = 60 min$
- Fügedruck: $p_v = 1$ bar



- Abb.25: Brechungsindexprofile durch Reflektivitätsmessungen mit einem fokussierten Laserstrahl. Angegeben ist die prozentuale Änderung des Brechungsindex bezogen auf den niedrigsten Index der Proben. 1 = Gemessener Verlauf der Eichprobe
 - 2 = Tatsächlicher Verlauf der Eichprobe
 - 3 = Gemessener Verlauf der verschweißten PMMA/Copolymer-Probe

4 = Theoretisches Stufenindexprofil der PMMA/Copolymer-Probe

Nach dem Verschweißen konnte keine Dickenänderung der unter der jeweils verschweißten Folie befindlichen Schicht verzeichnet werden.

Die Festigkeit der Schweißgrenzfläche wurde qualitativ durch stufenweises Mikrofräsen [Kap.3.3.1.] an einer mit einer PMMA-Platte verschweißten Copolymerfolie untersucht. Die bei einer Abtragshöhe bis zu 50 µm auftretende Schnittkraft führte im Bereich der Schweißgrenzfläche nicht zu einem Ablösen der Folie. Daraus wurde abgeleitet, daß die Haftung ausreichend ist.

Eine Überprüfung des durch die Verschweißung erreichten Brechungsindexprofils erfolgte durch eine Messung der Brechungsindexänderung über den Querschnitt der Schweißgrenzfläche [46]. Für die Untersuchung wurde ein PMMA-Plättchen (10x10x1mm) mit einem Copolymerplättchen gleicher Größe unter obigen Bedingungen verschweißt und einseitig geschwärzt. Anschließend wurde die Probe unter einem Winkel von 21.4° anpoliert. An der polierten Fläche wurde mit einem fokussierten Laserstrahl ($\lambda = 633$ nm) eine Reflektivitätsabtastung vorgenommen und damit das Brechungsindexprofil über den Querschnitt der Schweißgrenzfläche bestimmt. Der Stufenindexsprung der Polymerprobe sollte bei $\Delta N \approx 0.0135$ liegen. Da der zur Messung eingesetzte Laserstrahl ein GAUSSförmiges Strahlprofil aufweist, entspricht die aufgezeichnete Meßkurve nicht direkt dem tatsächlichen Brechungsindexprofil. Eine Beurteilung des Indexprofils war schließlich durch einen Vergleich mit einer Eichmessung an absolut scharfen Reflexionskanten möglich (Abb.25).

Aus der Messung ist ersichtlich, daß sich ein leichtes Gradientenindexprofil ausgebildet hat. Daraus kann geschlossen werden, daß eine deutliche Diffusion der Copolymerketten in die PMMA-Schicht ($\approx 15\mu$ m) gegenüber der Diffusion von PMMA-Ketten in die Copolymerschicht ($\approx 4\mu$ m) stattgefunden hat. Die unterschiedlichen Diffusionstiefen könnten durch die über 10°C unterschiedlichen Glasübergangstemperaturen der Polymere bedingt sein. Der maximale relative Brechungsindexsprung Δ N/N beträgt 0.9%, was einem realen Sprung Δ N \approx 0.0134 entspricht.

Da für den Demultiplexer ein Gradientenindexprofil vorteilhaft gegenüber einem Stufenindexprofil sein kann [Anhang 2] und da der Profilparameter des erhaltenen Indexprofils größer als der der Übertragungsfaser ist, was für eine Vermeidung von Koppelverlusten notwendig ist, wurde eine weitere Optimierung des Stufenindexprofils nicht vorgenommen.

4. Experimentelle Untersuchungen zur röntgentiefenlithographischen Strukturierung des 3-Schicht-Resistaufbaus

Obwohl die Eignung von PMMA und P(MMA₇₈/TFPMA₂₂) als Schichtpolymere eines tiefenlithographisch strukturierbaren 3-Schicht-Resistaufbaus bereits nachgewiesen wurde [Kap.3.3.], war aufgrund des komplexen Herstellungsprozesses des 3-Schicht-Resistaufbaus eine gesonderte Strukturuntersuchung nach einer tiefenlithographischen Strukturierung notwendig. Da hier die Strukturierung bis zur Grundplatte erfolgt, waren insbesondere folgende Punkte zu klären :

- Spannungsrisse in großen unbelichteten Resistbereichen sowie in kleinen Mikrostrukturen
- Haftung der Mikrostrukturen auf der Grundplatte
- Haftung der verschweißten Resistschichten im Mikrostrukturbereich
- Abstufungen an den Schweißnähten durch unterschiedliche Entwicklerlöslichkeit der Schichtpolymere
- Ablagerungen an den durch den Entwickler freigelegten Strukturoberflächen

Für die tiefenlithographische Strukturierung wurden zwei 3-Schicht-Resistaufbauproben sowohl auf einer Stahlgrundplatte [Kap.3.4., Kap.3.3.1.] als auch auf einer röntgenunempfindlichen Kunststoffgrundplatte gefertigt. Die Proben wurden mit Synchrotronstrahlung über eine Maske belichtet und anschließend entwickelt [Kap.3.3.2.]. Das Maskenabsorbermuster [13] ließ die tiefenlithographische Herstellung von Mikrostrukturen zu, die speziell für eine qualitative Strukturbeurteilung geeignet waren. Ein Teil der Strukturen war besonders anfällig für kerb- und zugspannungsinduzierte Risse. Eine Haftungsbetrachtung der Mikrostrukturen erfolgte anhand der Anzahl stehend strukturierter Säulen mit 5µm und 10µm Durchmesser. Balkenförmige Strukturen ließen besonders eine Beurteilung der Strukturwandsteilheit zu.

4.1. Spannungsrisse

Im Rahmen der bisher untersuchten Anwendungsbeispiele des LIGA-Verfahrens wurden ausschließlich metallische Grundplatten verwendet, um die Galvanisierbarkeit sicher zu stellen. Problematisch ist dabei nach einer tiefenlithographischen Strukturierung eine Spannungsrißbildung bei homogenen Resistschichten, die durch einen speziellen Herstellungsprozess minimiert werden konnte [22]. Im Gegensatz zur homogenen Resistschichtherstellung auf einer Stahlgrundplatte, werden bei der Herstellung eines 3-Schicht-Resistaufbaus die Polymere durch den Verschweißprozess deutlich über die Glasübergangstemperatur erhitzt. Während des Abkühlvorgangs bauen sich zwischen Glasübergangs- und Raumtemperatur jedoch aufgrund der unterschiedlichen thermischen Ausdehnungskoeffizienten zwischen Grundplatte (Stahl: 1·10⁻⁵ /°C) und Resist (PMMA: 8.10⁻⁵ /°C) erhebliche thermische Spannungen auf, die auch durch Tempervorgänge nicht reduziert werden können. Da die Galvanisierbarkeit der Grundplatte für einen 3-Schicht-Resistaufbau nicht notwendig ist, wurde erstmals neben Stahl ein strahlenbeständiger Kunststoff mit einem thermischen Ausdehnungskoeffizienten im Bereich der Schichtpolymere als Grundplattenmaterial eingesetzt.

4.2. Herstellung des 3-Schicht-Resistaufbaus auf einer röntgenunempfindlichen Kunststoffgrundplatte

Als geeignetes Material für eine Kunststoffgrundplatte einer Bestrahlungsprobe erwies sich ein Epoxy-Phenol-Novolack [47], der mit Diaminodiphenylmethan (DDM) 2 h bei 120°C und 6 h bei 160°C in einem Umluftofen gehärtet wurde. Der gehärtete Kunststoff wies einen linearen thermischen Ausdehnungskoeffizienten von $(4.5 \pm 0.2) \cdot 10^{-5}$ /°C bis 160°C auf. Die in Versuchen nachgewiesene hohe Entwicklerbeständigkeit des Materials nach einer Belichtung mit Synchrotron-



Abb.26: Großflächige Spannungsrisse bei der Stahlplattenprobe (links) im Gegensatz zur Epoxy-Phenol-Harzplattenprobe (rechts).



Abb.27: Zugspannungsrisse an den rißanfälligsten Strukturen der Stahlplattenprobe (links) und der Epoxy-Phenol-Harzplattenprobe (rechts) deuten auf eine wesentlich größere Zugspannung bei der Stahlplattenprobe.



Abb.28: Keine Kerbspannungsrisse bei der Epoxy-Phenol-Harzplattenprobe (rechts) im Gegensatz zur Stahlplattenprobe (links).

strahlung wird durch den hohen Vernetzungsgrad und den großen Anteil aromatischer C-Gerüste erreicht, die eine hohe Beständigkeit gegen harte Röntgenstrahlung auszeichnet [48]. Die Grundplatte wies nach dem Bestrahlungsprozess eine in die Tiefe gehende bräunliche Verfärbung auf. Nach dem Entwicklungsprozess hatte die Oberfläche neben einer leichten Welligkeit vereinzelt Spannungsrisse oder ein schuppenartiges Aussehen (Abb.30). Eine gute Haftung des auf die Grundplatte aufgebrachten 3-Schicht-Resistaufbaus [Kap.3.4.] konnte erreicht werden, wenn die mikrogefräste Plattenoberfläche vor dem Aufpolymerisieren der Grundschicht >15 min einem Sauerstoffplasma ausgesetzt wurde [49,50].

4.3. Versuchsergebnisse

Bei der lichtmikroskopischen Betrachtung der tiefenlithographisch strukturierten Stahlplattenprobe wurde in großflächigen (>9 mm²), unbelichteten Resistbereichen eine Vielzahl an Spannungsrissen beobachtet (Abb.26). Die strukturierte Kunststoffplattenprobe wies in solchen Bereichen keine Spannungsrisse auf.

Im Elektronenmikroskop wiesen Strukturen der Kunststoffplattenprobe, die für Kerb- und Zugspannungsrisse anfällig waren, fast keine Spannungsrisse auf, im Gegensatz zu Strukturen der Stahlplattenprobe. Kerbspannungsrisse waren bei Strukturen der Kunststoffplattenprobe nicht zu finden (Abb.28). Zugspannungsrisse konnten nur an den rißempfindlichsten Strukturen verzeichnet werden (Abb.27). Die hohe Spannungsrißzahl bei den Stahlplattenstrukturen, dürfte im wesentlichen thermischen Spannungen aufgrund des Unterschieds der thermischen Ausdehnungskoeffizienten von Stahl und Polymer zuzuordnen sein.

Ein Vergleich der Anzahl stehender Säulenstrukturen mit einem Durchmesser von 10 µm deutete auf eine geringfügig größere Haftung der Säulen auf der Epoxy-Phenol-Harzplatte hin (Abb.29). Stehende Säulen mit 5 µm Durchmesser konnten bei beiden Proben nur im geringem Umfang gefunden werden.

An den 3-Schichtstrukturen waren, außer durch mitverschweißte Staubkörner induziert, keine Schichtablösungen vorhanden (Abb.31). Die einzelnen Schichten konnten durch eine leichte Kontraständerung an den Schweißnähten unterschieden werden. Die Kontraständerung beruhte dabei auf einer Abstufung <0.1 µm, bedingt durch einen geringfügigen Dunkelabtrag unbelichteter Copolymeranteile durch den GG-Entwickler. Die Strukturwandsteilheit sowie die Abbildungsgenauigkeit über die gesamte Dicke des 3-Schichtaufbaus (Abb.32) kann mit der hohen Strukturqualität reiner PMMA-Mikrostrukturen [7] zu verglichen werden.



Abb.29: Stehende Säulenstrukturen wurden in größerem Umfang auf der Epoxy-Phenol-Harzgrundplatte (rechts) gefunden als auf der Stahlgrundplatte (links).



Abb.30: Oberfläche der bestrahlten Epoxy-Phenol-Harzgrundplatte



Abb.31: Schichtablösung durch mitverschweißtes Staubkorn.



10KW X1020 10U 011 00461 IMT

Abb.32: Mit reinen PMMA-Strukturen vergleichbare 3-Schichtstruktur mit Kantenausschnitt auf einer Epoxy-Phenol-Harzgrundplatte.

5. Experimentelle Untersuchungen zur spektralen Dämpfung des 3-Schicht-Resistaufbaus

Die Wellenleiterdämpfung des 3-Schicht-Resistaufbaus wurde über die spektrale Dämpfungsmessung von Streifenwellenleitern bestimmt. Diese wurden durch eine tiefenlithographische Strukturierung eines 3-Schicht-Resistaufbaus über eine spezielle Röntgenmaske hergestellt. Auf der Maske befanden sich unter anderem 5 mm und 55 mm lange sowie 50 µm breite Absorberstrukturen, an deren Enden sich jeweils zwei parallele Rechteckstrukturen (0.2x2mm) im Abstand von 125 µm fortsetzten, die zur tiefenlithographischen Strukturierung lateraler Faserjustierführungen dienten.



Abb.33: Schematischer Aufbau für die Messung spektraler Dämpfungen an Streifenwellenleitern.

5.1. Versuchsaufbau

Für die Messung spektraler Dämpfungen an Streifenwellenleitern wurde die nachfolgend beschriebene Messanordnung aufgebaut (Abb.33) [1,51]. Das fokussierte Weißlicht einer Halogenlampe wird mechanisch mittels eines Chopper-Rades in Pulse niedriger Frequenz von einigen hundert Hertz zerhackt und durch einen Gitter-Monochromator geleitet, der eine wellenlängenabhängige Messung erlaubt. Am Monochromatorausgang befindet sich eine Linsen- und Blendenanordnung, die das Licht in eine Gradientenindex-Glasfaser (50 µm Kern-, 125 µm Manteldurchmesser) einkoppelt. Eine Modenmischanordnung sorgt für eine gleichmäßige Anregung der in der Faser möglichen Moden und die dahinter befindliche Modenstripperanordnung für eine Auskopplung eventuell angeregter Moden im reflektierenden Fasermantel [51]. Anschließend wird die Faser, unter Verwendung eines Immersionsgels, an den zu vermessenden Streifenwellenleiter gekoppelt. Das Gel soll Fresnelverluste minimieren. Eine lichtauskoppelnde Stufenindex-Glasfaser (105 µm Kern-, 125 µm Manteldurchmesser) leitet das Licht zu einer Si-Photodiode, deren elektrisches Ausgangssignal einem 'Lock-in'-Verstärker zugeführt wird, der eine besonders rauscharme Messung zulässt. Das digitalisierte Ausgangssignal wird weiter zu einem Personalcomputer geleitet und von diesem ausgewertet. Der Computer ermöglicht zusätzlich eine automatisch gesteuerte Durchführung der spektralen Dämpfungsmessung.

5.2. Versuchsdurchführung

Die Bestimmung der spektralen Wellenleiterdämpfung wurde an den Streifenwellenleitern, die die geringsten strukturellen Fehler aufwiesen, durchgeführt. Gemessen wurden die Gesamtdämpfungen von kurzen (5mm) und langen (55mm) Wellenleitern. Die Dämpfung pro Längeneinheit (dB/cm) α_{SWL} ergibt sich, unter Annahme homogener Faserkoppelbedingungen, aus der Differenz der Streifenwellenleiterlängen L₅₅-L₅ und dem Verhältnis der jeweiligen optischen Ausgangsleistungen P₅/P₅₅:

$$\alpha_{SWL} = \frac{10}{L_{55} - L_5} \log_{10} \frac{P_5}{P_{55}}$$
(19)

Die Faserkopplungsbedingungen wurden durch Vergleichsmessungen 5mm langer Streifenwellenleiter untersucht. Außerdem wurde die Zuverlässigkeit der Faserjustierung überprüft, indem mehrfach hintereinander Messungen mit einer jeweils neuen Faserankopplung durchgeführt wurden.

Weiter wurde zusätzlich eine Simulation des Alterungsprozesses durchgeführt, indem die Wellenleiter einem 10-stündigem Vakuumtemperprozess bei 115°C unterworfen und anschließend erneut vermessen wurden.



Abb.34: An einen 3-Schicht-Streifenwellenleiter über laterale Justierführungen angekoppelte Gradientenindexfaser (50µm/125µm).

5.3. Versuchsergebnisse

An den Streifenwellenleitern machten sich Strukturierungsfehler bei der Röntgenmaskenherstellung in lokalen Fehlstrukturierungen des 3-Schicht-Resistaufbaus, wie säulenförmige Ausbeulungen ($\leq 3 \mu m$) an den Strukturkanten und Löchern ($\leq 3 \mu m$) in den Strukturen, bemerkbar (Abb.34).

Vergleichstransmissionsmessungen an 5mm langen Wellenleitern zeigten vernachlässigbare Unterschiede, so daß von homogenen Faserkoppelbedingungen ausgegangen werden konnte.

Dämpfungsmessungen an unterschiedlichen Wellenleitern zeigten jedoch Unterschiede bis żu 0.3 dB/cm, was vermutlich auf Streuverluste durch die Strukturierungsfehler zurückzuführen ist. Der Verlauf mit der geringsten Dämpfung ist in Abb.35 dargestellt.

Die an diesem Wellenleitersystem durchgeführte Simulation des Alterungsprozesses zeigte keine Auswirkungen auf den Dämpfungsverlauf.

Auch die Justiergenauigkeit erwies sich als besonders gut (Abb.34). Es konnten im Rahmen der Meßgenauigkeit keine Dämpfungsänderungen nach mehrmaligem Ankoppeln der Fasern in jeweils anschließenden Messungen aufgezeichnet werden.



Abb.35: Spektrale Dämpfung tiefenlithographisch strukturierter Streifenwellenleiter im Vergleich zu PMMA- und P(MMA₇₈/TFPMA₂₂)-Zylinderproben.

6. Diskussion

In der vorliegenden Arbeit wurde, unter Vorgabe eines Anforderungskatalogs, der optimierte Entwurf eines planaren Wellenlängen-Demultiplexers mit einem selbstfokussierendem Reflexionsgitter erarbeitet. Die damit verbundenen Anforderungen an die Genauigkeit des Absorbermusters der für die tiefenlithographische Strukturierung notwendigen Röntgenmasken wurden detailliert angegeben und sind richtungsweisend für künftige Entwicklungsarbeiten auf dem Gebiet der Maskenfertigung. Die geschaffenen theoretischen Entwurfsgrundlagen sind darüber hinaus universell für den Entwurf weiterer Anordnungen planarer, selbstfokussierender Reflexionsgitter nutzbar. Um die praktische Realisierung vorzubereiten, wurde ein lichtleitender 3-Schicht-Resistaufbau entwickelt, der besonders vorteilhaft für die Kombination mit Lichtleitfasern ist, die eine große Schichtdicke des totalreflektierenden Mantels aufweisen. Gegenüber herkömmlichen Hybridbausteinen verspricht die tiefenlithographische, monolithische Integration eines selbstfokussierenden Reflexionsgitters und von Faserjustierführungen in einen 3-Schicht-Resistaufbau allgemein eine wesentliche Verringerung des Fertigungsaufwandes sowie die praktische Umsetzung eines theoretisch optimierten Bausteinentwurfs.

Im folgenden werden eine Reihe von Punkten näher angesprochen, die für die Bausteinrealisierung von entscheidender Bedeutung sind.

Zunächst wird der lichtleitende 3-Schicht-Resistaufbau betrachtet, der unter dem Gesichtspunkt entwickelt wurde, zu einer möglichst niedrigen Dämpfung des Gesamtbausteins beizutragen. Hierzu zählen möglichst geringe Faserkoppelverluste sowie geringe Verluste aufgrund mangelnder Strukturqualität nach einer tiefenlithographischen Strukturierung, geringe Wellenleiterdämpfungen sowie die Erhaltung einer niedrigen Dämpfung unter bestimmten mechanischen Einflüssen.

Eine Minimierung von Faserkoppelverlusten erfordert eine präzise Positionierung der Faserkerne zur lichtleitenden Resistschicht. Das Konzept des 3-Schicht-Resistaufbaus erwies sich bei den Untersuchungen tiefenlithographisch strukturierter Streifenwellenleiter als besonders vorteilhaft für eine einfache, genau positionierte Stirnflächen-Faserankopplung. Durch die Dickeneinstellung der Grundschicht und deren tiefenlithographische Mitstrukturierung wird insbesondere eine einfache vertikale Justierung von Fasern mit einer großen Schichtdicke des totalreflektierenden Mantels erreicht. Die Gesamtdicke des 3-Schicht-Resistaufbaus läßt weiterhin eine genaue horizontale Justierführung anzukoppelnder Fasern durch Schachtstrukturen zu, die aufgrund der zweidimensionalen Entwurfsfreiheit der Röntgenmaskenstrukturen an optisch optimalen Stellen im 3-Schicht-Resistaufbau erzeugt werden können.

An den tiefenlithographisch erzeugten Streifenwellenleitern, deren Kernschicht aus PMMA und deren Mantelschichten aus einem Copolymer aus P(MMA₇₈/ TFPMA₂₂) bestanden, konnten Dämpfungen unter 0.25 dB/cm bis zu der Vakuumwellenlänge 860 nm gemessen werden. Das ist für einen Demultiplexerbaustein akzeptabel. Eine Anwendung im erweiterten Spektralbereich bis 900 nm ist jedoch problematisch aufgrund eines Dämpfungsanstiegs, der der Absorption durch CH-Streckschwingungsresonanzen zuzuschreiben ist.

Will man diesen Dämpfungsanteil senken, so kann dies durch den Einsatz von Resist-Typen mit geringem CH-Bindungsanteil erfolgen, wofür allgemein deuterierte oder fluorierte Methacrylate in Frage kämen. Diese sind als Massenprodukt jedoch noch nicht verfügbar.

Verglichen mit den gemessenen Schichtpolymerdämpfungen weist die Wellenleiterdämpfung eine gleichmäßige, um etwa 0.2 dB/cm höhere Dämpfung auf. Diese Differenz beruht im wesentlichen auf extrinsischen Streuverlusten. Man kann davon ausgehen, daß diese Verluste nicht auf die Variation der Strukturbreite über die Höhe der Mikrostrukturen, die unter 0.1 µm lag, zurückzuführen sind. Mögliche Ursachen sind tiefenlithographisch strukturierte Ungenauigkeiten insbesondere des Maskenabsorbermusters, Kantenrauhigkeiten. Weitere Ursachen sind im verwendeten Herstellungsprozess des 3-Schicht-Resistaufbaus zu finden. Die als Folien polymerisierte Kern- und Deckschicht wurden auf die Grundschicht geschweißt, die direkt auf eine Grundplatte polymerisiert wurde. Definierte Schichtdicken wurden zwischen den einzelnen Fertigungsschritten durch Mikrofräsen eingestellt. Einflüsse auf die Dämpfung könnten Mikrofräsriefen oder Verunreinigungen aufgrund des Verschweißprozeses haben.

Ist man bestrebt zu niedrigeren Dämpfungen zu kommen, so läßt sich durch Verbesserung der Maskentechnik der Einfluß von Kantenrauhigkeiten des Absorbermusters reduzieren. Dies wäre in Übereinstimmung mit der Forderung einer streuungsarmen Reflexion eines späteren Reflexionsgitters, womit sich die Anforderung an die Maskenfertigung ergibt, die maximalen Kantenrauhigkeiten kleiner als 0.1µm zu halten. Eine Möglichkeit Fräsriefen zu vermeiden sowie minimale Verunreinigungen im 3-Schicht-Resistaufbau zu erreichen wäre dessen Herstellung durch einen Coextrusionsprozess aus hochreinen Ausgangspolymeren. Wie sich bei der Strukturierung von 3-Schicht-Resistaufbauproben herausstellte, muß für die Vermeidung von dämpfungserzeugenden Spannungsrissen im 3-Schicht-Resistaufbau darauf geachtet werden, daß eine röntgenunempfindliche Grundplatte mit einem thermischen Ausdehnungskoeffizienten nahe dem der verwendeten Polymerschichten verwendet wird. Wichtig sind außerdem eine Formstabilität der Grundplatte bis 150°C, eine gute Haftung der aufpolymerisierten Grundschicht und eine hohe Entwicklerbeständigkeit nach einer Röntgenbestrahlung. Es erwies sich, daß diese Anforderungen besonders gut von einer Epoxy-Phenol-Harzgrundplatte erfüllt werden. Andere geeignete Materialien für eine Grundplatte sind Polyethersulfon oder Polyphenylensulfid.

Es konnte weiter gezeigt werden, daß die optische Qualität des 3-Schicht-Resistaufbaus auch unter extremen Einsatzbedingungen erhalten bleibt. Messungen ergaben einen möglichen Einsatz noch bei Temperaturen um 80°C. Darüber hinaus wurde in einem simulierten Alterungsprozess nachgewiesen, daß ein zuverlässiger Betrieb auch nach einer Vielzahl von Einsatzstunden gewährleistet ist.

Ist eine weitere Steigerung der erreichten Betriebstemperaturen über 100°C erforderlich, müßten für die Tiefenlithographie geeignete Resist-Typen gefunden werden, die einen sehr hohen Anteil polarer Bindungen wie CF-Gruppen haben, einen hohen zwischenmolekularen Vernetzungsgrad aufweisen oder einen hohen Anteil aromatischer oder heteroaromatischer Ringe beinhalten. Bei dem Einsatz von Aromaten sind CH-Streckschwingungsabsorptionen zu berücksichtigen.

Bei der Herstellung des 3-Schicht-Resistaufbaus wurde nach der Verschweißung der unterschiedlichen Polymere ein schwaches Gradientenindexprofil in der PMMA-Schicht festgestellt. Dies kann auf eine Polymerkettendiffusion des in der Glasübergangstemperatur niedrigeren Copolymers zurückgeführt werden.

Der hier beobachtete Effekt läßt sich aller Voraussicht nach so kultivieren, daß durch feste Wahl der Verschweißparameter sich ein definiertes Gradientenindexprofil einstellen läßt. Dieses Profil bliebe unterhalb der niedrigeren Glasübergangstemperatur der beiden Polymere konstant erhalten.

Will man dennoch ein Stufenindexprofil erhalten, würde sich neben einer Optimierung der verwendeten Schweißparameter die Verschweißung der Resistfolien mittels kaltem Ultraschallschweißen anbieten.

Die Möglichkeit, ein Gradientenindexprofil in der lichtleitenden Kernschicht zu erzeugen, würde zu einer geringeren Spektralkanalunschärfe bei der Abbildung mit einem planaren Reflexionsgitter führen, wie im Rahmen der Bausteinentwicklung gezeigt werden konnte. Grund ist die Erhaltung des geringeren Strahlungsanteils hoher Moden gegenüber der Grundmode auf dem Strahlweg Übertragungsfaser-Gitter. Damit ergibt sich eine geringere modenabhängige Abbildungsunschärfe als bei einer gleichmäßigen Strahlungsverteilung auf die einzelnen Moden. Ein Stufenindexprofil der Kernschicht birgt immer die Gefahr einer gleichmäßigen Strahlungsverteilung auf dem Strahlweg Faser-Gitter, auch Modenmischung genannt.

Die Rechnungen in der Arbeit ergaben, daß die modenabhängige spektrale Unschärfe den größten Unschärfeanteil eines Spektralkanals bei der Gitterabbildung in einem Multimoden-Wellenleiter darstellt. Sie beeinflußt wesentlich das Verhältnis von Ausdehnung zu Abstand spektraler Detektorflächen bei einem vorgegebenen Spektralkanalabstand für eine vollständige Lichtauskopplung.

Die Unschärfe könnte weiter verringert werden, wenn die lichtleitende Kernschicht keilförmig ('Getaperter' Wellenleiter) gestaltet wäre, worunter eine größere Schichtdicke am Gitter als an den Faserkoppelflächen zu verstehen ist. Damit erreicht man eine wesentliche Verringerung hoher Moden auf dem Strahlweg Übertragungsfaser-Gitter.

Um eine ausreichende spektrale Strahlungsauskopplung zu gewährleisten, darf der entworfene Baustein in einem maximalen Temperaturbereich von ± 10°C um die Raumtemperatur betrieben werden. Dies ergibt sich aus einer nicht zu vernachlässigenden Spektralkanalunschärfe aufgrund der großen Temperaturabhängigkeit der Brechungsindices der Resists, die unmittelbar mit dem thermischen Ausdehnungskoeffizienten zusammenhängt.

Wenn der Baustein über einen größeren Temperaturbereich betrieben werden soll, so muß ein geringerer thermischer Ausdehnungskoeffizient der Resists erreicht werden, beispielsweise über einen hohen Vernetzungsgrad oder einen hohen Anteil polarer Bindungen.

Bei der Auswahl des Kerndurchmessers der Spektralfasern wurden spektrale Unschärfen des Lichtsenders sowie die spektrale Beugungsgitterunschärfe vernachlässigt. Bei dem Entwurf eines für den Feldeinsatz tauglichen Demultiplexers müßte jedoch eine Senderunschärfe mit in Betracht gezogen werden. Zusätzlich würde bei einer weiteren Reduzierung des Abstandes Übertragungsfaser-Gitter eine nicht zu vernachlässigende Beugungsunschärfe auftreten.

Weitere Unschärfen würden bei dem entworfenen Baustein zu unzulässigen Auskoppelverlusten führen. Eine Kompensation durch ein größeres Verhältnis von Kern- zu Manteldurchmesser der Spektralfasern ist praktisch unmöglich. Verbleiben würde noch eine Vergrößerung des Kanalabstandes, was jedoch zu einer Reduzierung der Spektralkanäle im vorgesehenen Demultiplexer-Spektralbereich führt.

Die Detektierung eines Spektralkanals wird neben einer Abbildungsunschärfe auch vom Abbildungsmaßstab des Übertragungsfaserkerns beeinflußt. Im Bausteinentwurf wurde ein Maßstab von etwa 1:1 verwendet. Eine verkleinerte Abbildung würde ein größeres Verhältnis von Ausdehnung zu Abstand spektraler Detektorflächen bewirken. Damit verbunden wäre jedoch gleichzeitig eine vergrößerte numerische Apertur gegenüber der der Übertragungsfaser. Zur Detektierung der einzelnen Spektralkanäle müßten daher Fasern mit besonders großer numerischer Apertur oder eine Photodiodenzeile verwendet werden. Der Einsatz einer Photodiodenzeile wäre besonders geeignet für den Aufbau eines Miniaturspektrographen für den Sensorbereich.

Einen großen Anteil an der Bausteindämpfung hat die Effizienz des Reflexionsgitters. Diese wird wesentlich von der Gitterfurchengestalt beeinflußt. Um die Maskenabsorberstrukturierung so einfach wie möglich zu halten, wurde die größtmögliche Furchengeometrie berechnet, die noch eine ausreichende Effizienz >70% im Demultiplexer-Spektralbereich ermöglicht. Es ergab sich eine Stufenstruktur von etwa 3µm Breite und 0.6 µm Tiefe, mit der das Gitter in die 2. Beugungsordnung abbildet. Um eine geringe Eckverrundung der Stufen sowie die Umsetzung der optimierten 'Blaze'-Winkel zu gewährleisten, ergab sich als zentrale Anforderung an die Maskenfertigung, daß das Maskenabsorbermuster des Reflexionsgitters mit einer Genauigkeit <0.2 µm strukturiert werden und eine Maßhaltigkeit <0.1µm aufweisen muß.

Wenn es gelingt, die Maskenstrukturierung so zu optimieren, daß noch kleinere Furchengeometrien mit der erforderlichen Genauigkeit hergestellt werden können, so wäre eine Gitterabbildung in der ersten Beugungsordnung möglich und damit eine erhebliche Effizienzsteigerung verbunden. Es könnte so im sichtbaren und NIR-Bereich eine spektrale Strahlungsverteilung mit einer Effizienz von über 90% über einen breiten Spektralbereich erreicht werden.

Der Bausteinentwurf konnte so optimiert werden, daß Abbildungsfehler wie Koma und sphärische Aberration für alle Spektralkanäle vernachlässigbar sind. Die Einhaltung der optimierten Abbildungseigenschaften bei einem realisierten Baustein würde eine Maßhaltigkeit des Reflexionsgitter-Absorbermusters der Röntgenmasken <0.1µm erfordern, was der Anforderung an die Maskenfertigung aufgrund der Gittereffizienz entspricht. Dagegen ist die Maßhaltigkeit der Gitter-Fasern-Positionierung von untergeordneter Bedeutung. Im Gegensatz zu planaren Glaswellenleitern eröffnen planare Polymerwellenleiter allgemein den Weg zu einer kostengünstigen Massenproduktion lichtleitender Multimoden-Bausteine. Besonders für die hochpräzise, monolithische Fertigung solcher Bausteine ist die röntgentiefenlithographische Strukturierung von lichtleitenden Resistschichtsystemen geeignet. Zusätzlich ist die Herstellung eines Mikroabformwerkzeugs unter Einbeziehung des ganzen LIGA-Verfahrens denkbar. Damit wäre die Mikroabformung von strukturierten Einschichtwellenleitern auf totalreflektierenden Grundplatten sowie das Mikroprägen von Mehrschicht-Wellenleitern möglich.
7. Verwendete Formelzeichen

а	Gitterfurchenabstand
А	Übertragungsfaserkernoberfläche
c_{1}, c_{2}, c_{3}	Variationsterme der Gitterkonstanten
Δc	Faktor für den Lichtwegfehler der Spektrographenanordnung
C _B	'Blaze' - Faktor
d_1, d_2, d_3	Deformationsterme der Gitterkurve
d _{PW}	Dicke der lichtleitenden Kernschicht eines 3-Schicht-Resistaufbaus
d _{PC1 PC2}	Dicke der Grund- und Deckschicht eines 3-Schicht-Resistaufbaus
d	Durchmesser des optischen Übertragungsfasermantels
d	Durchmesser des Übertragungsfaserkerns
dsc	Durchmesser des optischen Spektralfasermantels
dsw	Durchmesser des Spektralfaserkerns
d	Abstand der Endflächenmittelpunkte der Spektralfasern
۵ď	Dejustierung von d. bei der geometrisch optimalen Fokuszeile
∆dຼິ	$d_{c_{1M}} - d_{c_{1M}}$
E	Gittereffizienz
F	Lichtwegfunktion
f	Funktion der Gitterkurve
g	Normalenvektor einer Gitterfurche zur Gitterkurve
ĥ	Gitterstufenhöhe
k _{pva}	Wellenvektor der Moden in einer lichtleitenden Resistschicht
k _{na}	Wellenvektorkomponente parallel zur Resistschichtebene
L	Strahldichte der abstrahlenden Übertragungsfaser
m	Beugungsordnung
M*	Abbildungsmaßstab
n	Nummer der Gitterkonstante vom Gitterursprung aus
N _{PW}	Brechungsindex der lichtleitenden Kernschicht eines 3-Schicht-Resistaufbaus
N _{PC1 PC2}	Brechungsindices der Grund- und Deckschicht eines 3-Schicht-Resistaufbaus
NAPW	Numerische Apertur der lichtleitenden Kernschicht eines 3-Schicht-Resistaufbaus
NA	Numerische Apertur der Übertragungsfaser
NASW	Numerische Apertur der Spektralfasern
q	Vektor parallel zu den Gitterlinien
р	Definierter Vektor für den gilt q = : - p x g
R	Gitterkurvenparameter (μm)
R	Mittlere Rauhigkeit
R*	Reflektivität eines Metalls
r	Ortsvektor einer Punktlichtquelle
r'	Ortsvektor eines Beugungsfokus auf der realen Fokuskurve
r'z	Ortsvektor eines Punktes auf der geometrisch optimalen Fokuszeile
r _e	Einheitsvektor des auf das Gitter einfallenden Strahls
r _e '	Einheitsvektor des gebeugten Strahls
rp	Ortvektoer eines Gitterpunkts
Δr' _i	$ \mathbf{r'}_{2i} - \mathbf{r'}_{i} = \mathbf{r'}_{2i} - \mathbf{r'}_{i}$
t _s	'Skin'-Eindringtiefe einer Metallschicht
S	Spezifische Ausstrahlung dø/dA
$T_{1}, T_{2}, T_{3}, T_{4}$	Terme der Lichtwegfunktion
W	Relative Modenwinkelgröße: cos θ
х _д , у _д	Koordinaten einer Punktlichtquelle
х _Р , У _Р	Koordinaten eines Gitterpunktes
х _₿ , д [₿]	Koordinaten eines Beugungstokus
x _{"U} ,y" _U	Lokales Koordinatensystem: Ursprung = Ubertragungstasermittelpunkt; x^*_{U} =
*	Enormachenquerschnitt
х в, Х ^В	Lokales Koordinatensystem: Ursprung = Beugungstokus; x* _B = Normale zum
	Urtsvektor des Ursprungs
×" _A ,y" _A	Lokales Koordinatensystem: Ursprung = Übertragungsfasermittelpunkt;
	x" _A = Normale zum Ortsvektor des Ursprungs

4

Δx* _в	Modenabhängige Abbildungsunschärfe
V _s (x* ₀)	Normierte, zylindrische Verteilungsfunktion
<u>V</u> _s (x* _u)	Normierte, paraboloide Verteilungsfunktion
Z_{G}	Zahl der von der Übertragungsfaser ausgeleuchteten Gitterzähne
ζ _θ	Zahl der zulässigen Moden in einem Wellenleiter
α	Gittereinfallswinkel des Lichts in der Schichtebene
β	Beugungswinkel des Reflexionsgitters in der Schichtebene
β _M	Ausbreitungskonstante in der lichtleitenden Resistschicht
δ _S	Apexwinkel der Gitterstufen
Υ	Steigungswinkel der geometrischen optimalen Fokuszeile
λ _V	Vakuumwellenlänge
λ _{PW}	Wellenlänge im Material der lichtleitenden Resistschicht
Δλ _{PW}	$\lambda_{PWmax} - \lambda_{PWmin}$
Δλ _{ρwn}	Durch variierenden Brechungsindex bedingte Unschärfe einer Resistwellenlänge
	λ _{PW}
λ _M	Effektive Modenwellenlänge oder Interferenzwellenlänge
^λ MB	'Blaze' - Wellenlänge des Reflexionsgitters
Δλ _{LD}	Bandbreite des Lichtsenders (Laserdiode)
ΔλΜ	Bandbreite der Interferenzwellenlängen für eine Resistwellenlänge λ _{PW}
Δλ _G	Spektrale Gitterunschärfe in einer bestimmten Beugungsordnung
Δλ	Spektraler Kanalabstand in der lichtleitenden Resistschicht
Δλ _{VK}	Spektraler Kanalabstand im Vakuum
ψ	Neigungswinkel gegen die Übertragungsfaserachse in der Resistschichtebene
Ψ _B	'Blaze' - Winkel
φ	Strahlungsfluß der abstrahlenden Übertragungsfaser
σ	Gitterkonstante (Auf die x-Achse projizierter Gitterfurchenabstand)
θ	Modenwinkel in der lichtleitenden Resistschicht
θν	Die den Modenwinkeln entsprechenden Vakuumwinkel



Abb.A1: Schema der Wellenausbreitung in einem lichtleitenden 3-Schicht-Resistaufbau. Die in der Kernschicht unter gleichen Winkeln θ zu den Grenzflächen geführten Wellen (Wellenvektoren k_{pw} , k_{pw} , Wellenlänge λ_{pw}) müssen zu einer konstruktiven Interferenz, einer stehenden Welle senkrecht und einer sich ausbreitenden Welle parallel zur Schichtebene (Wellenvektor k_M , Wellenlänge λ_M), führen. Die strahlenoptischen Ergänzungen sollen das Verständnis erleichtern.

Anhang 1: Einführung von effektiven Modenwellenlängen

Aus wellenoptischer Sicht breiten sich in der lichtleitenden Kernschicht des 3-Schicht-Resistaufbaus nur die Wellen mit den Wellenvektoren k_{PW} unter Vektorwinkeln θ zu einer Grenzfläche aus, die mit den unter gleichen Winkeln zur gegenüberliegenden Grenzfläche sich ausbreitenden, assoziierten Wellen mit den Wellenvektoren k_{PW} zu einer konstruktiven Interferenz führen (Abb.A1). Das Interferenzbild setzt sich dabei aus einer stehenden Welle senkrecht und einer sich ausbreitenden Welle parallel (Wellenvektor k_{M}) zur Wellenleiterebene zusammen [16,26,52]. Eine solche Interferenz ist nur für bestimmte, diskrete Winkel θ zwischen $0 \le \theta \le \theta_{max}$ (Gl.(A1)) möglich, die auch als Modenwinkel bezeichnet werden. Die ausbreitungsfähigen Wellen nennt man Moden. Die Beträge der Wellenvektoren k_{M} bezeichnet man als Ausbreitungskonstanten β_{M} :

$$|\mathbf{k}_{\mathbf{M}}| = \beta_{\mathbf{M}} = |\mathbf{k}_{\mathbf{PW}}| \cdot \cos \theta = \frac{2 \pi}{\lambda_{\mathbf{PW}}} \cdot \cos \theta = :\frac{2 \pi}{\lambda_{\mathbf{M}}} \quad \text{mit } 1 > \cos \theta > \cos \theta_{\text{max}} \quad (A1)$$

Dabei ist $\lambda_{PW} = \lambda_V / N_{PW}$ die Wellenlänge im Kernschichtmaterials mit der Vakuumwellenlänge λ_V . Für die einzelnen Moden werden sogenannte effektive Modenoder auch Interferenzwellenlängen $\lambda_M = :\lambda_{PW}$ /cos θ eingeführt, die den Wellenlängen der sich ausbreitenden Interferenzwellen entsprechen.

Die Anzahl der zulässigen Moden in der Kernschicht wird näherungsweise durch folgende Formel wiedergegeben [16]:

$$Z_{\theta} = \frac{2 \cdot d_{PW} \cdot NA_{PW}}{\lambda_{V}}$$
(A2)

Nach GI.(A2) ergeben sich 22 Moden mit $d_{PW} = 50 \ \mu m$, NA_{PW} = 0.2 und $\lambda_V = 900 \ nm$. Die genauen Modenwinkel lassen sich mit der charakteristischen Gleichung für Lichtwellen in einem planaren Wellenleiter berechnen [16].

Mehrere Moden führen nach GI.(A1) für eine einzige Wellenlänge λ_{PW} zu einer spektralen Bandbreite der Interferenzwellenlängen von:

$$\Delta \lambda_{M}(\theta) = \left(\frac{1}{\cos \theta_{max}} - 1 \right) \cdot \lambda_{PW}$$
 (A3)

Sind die lateralen Ausdehnungen einer tiefenlithographisch strukturierten Kernschicht wesentlich größer als die eingesetzten Wellenlängen, so kann eine Abbildungsbetrachtung für λ_{PW} auf die sich ausbreitenden Interferenzwellen innerhalb von $\Delta\lambda_{M}(\theta)$ beschränkt und weitere Rechnungen zweidimensional in der Kernschichtebene durchgeführt werden.

Anhang 2: Rechnungen zur Verteilung der gebeugten Strahlung eines Spektralkanals eines planaren Reflexionsgitters unter Berücksichtigung der modenbedingten Unschärfe

Die spektrale Beugung der geführten Strahlung eines planaren Multimoden-Wellenleiters an einem integrierten Reflexionsgitter ist abhängig von den Modenwinkeln θ und kann, wie REULE [26] bereits zeigte, über sogenannte effektive Moden- oder Interferenzwellenlängen $\lambda_{\rm M} = \lambda_{\rm PW}/\cos \theta$ [Anhang 1] durch die Gittergleichung [27] beschrieben werden:

$$\sin \alpha + \sin \beta = \frac{m \lambda_M}{a}$$
 (A4)

Hierbei sind α der Gittereinfallswinkel sowie β der Beugungswinkel der Strahlen der sich ausbreitenden Interferenzwellen in der Schichtebene zur lokalen Gitternormale, m die Beugungsordnung und a die Gitterfurchenbreite eines lokal angenäherten ebenen Gitters. Eine Gitterabbildung in einem Multimoden-Wellenleiter ist daher immer mit einer zusätzlichen Abbildungsunschärfe verbunden.

Für die Auswahl und Anordnung der lichtdetektierenden Spektralfasern eines in einer lichtleitenden Resistschicht strukturierten, planaren Gitterspektrographen ist daher die Kenntnis der spektralen Verteilung der gebeugten Strahlung einer lichteinkoppelnden Übertragungsfaser im Abbildungsbereich von großer Bedeutung. Diese Verteilung kann, bei bekannter Verteilung auf die Beugungswinkel, über eine winkelabhängige Abbildungsgleichung berechnet werden. Für einen Strahlung einkoppelnden Spalt wurde die Strahlungsverteilung auf die Beugungswinkel bereits von REULE beschrieben. Im folgenden wird die spektrale Verteilung der in eine Stufenindex-Resistschicht eingekoppelten Strahlung einer Stufenindexfaser und einer Gradientenindexfaser berechnet. Dabei werden weitere Kanalunschärfen neben der modenabhängigen Unschärfe vernachlässigt.

Für die Berechnung werden mehrere Randbedingungen vorgegeben, die die Resistschicht und die Übertragungsfaser betreffen:

- Die numerische Schichtapertur entspricht der maximalen numerischen Apertur der Übertragungsfaser: $NA_{PW} = NA_{UW}$.
- Koppelverluste, wie Fresnelverluste oder Verluste bei der Modenanregung in der Resistschicht, werden vernachlässigt.
- Die Schichtdicke ist gleich dem Faserkerndurchmesser: $d_{PW} = d_{UW}$.
- In der Faser sei ε der Strahlausbreitungswinkel gegen die Faserachse. In der Resistschicht sei θ der Ausbreitungswinkel gegen die Schichtebene sowie ψ der Ausbreitungswinkel in der Schichtebene. Für eine Strahlung einkoppelnde Faser gilt cos ε = cosθ • cosψ (Abb.A2). Es wird eine kontinuierliche Intensitäts-



Abb.A2: Darstellung der Ausbreitungswinkel ε in der Faser und der Modenwinkel θ sowie der lateralen Ausbreitungswinkel ψ in der Resistschichtebene gegen die Übertragungsfaserachse y^{*}_U.

verteilung auf die einzelnen Ausbreitungswinkel in der Schicht angenommen. Weiter wird ein Wert e definiert:

$$e =: \cos \varepsilon_{max} = \cos \theta_{max} = \left[1 - \left(\frac{NA_{PW}}{N_{PW}} \right)^2 \right]^{\frac{1}{2}}$$
(A5)

 Ein Flächenelement dA der Faserkernendfläche sei ein Lambertstrahler, besitzt also eine richtungsunabhängige Strahldichte L. Dies entspricht einer zu cos ε proportionalen Strahlungsflußverteilung. Der Strahlungsfluß dΦ in das Raumwinkelelement dω = cosθ·dθ·dψ lautet:

 $d \phi(\omega, A) = L \cdot dA \cdot \cos \varepsilon d\omega = L \cdot dA \cdot \cos^2 \theta \cdot \cos \psi d\psi d\theta$ (A6)

 Die abstrahlende Faserkernendfläche sei kreisförmig mit einer gleichmäßigen (Stufenindexfaser) und mit einer paraboloiden (Gradientenindexfaser) Strahlungsverteilung.

Um die Verteilung der gebeugten Strahlung der gesamten abstrahlenden Übertragungsfaser zu erhalten, muß die winkelabhängige Strahlungsflußverteilung des Flächenelements dA mit der winkelunabhängigen Strahlungsflußverteilung über die abstrahlende Faserendfläche gefaltet werden.

Zunächst wird die Verteilung der Strahlung eines Flächenelements dA der Übertragungsfaserkernfläche auf die verschiedenen, positiven Modenwinkel Ø der Resistschicht berechnet. Die Verteilung ergibt sich durch Aufintegration des Strahlungsflußes (Gl.(A6)) über ψ :

 $d \phi(\theta, A) = L \cdot dA \cdot \cos^2 \theta \cdot 4 \left(\int_0^{\Psi_{max}} \cos \psi \, d \psi \right) d\theta = 4 \cdot L \cdot dA \cdot \cos \theta \left[\cos^2 \theta - e^2 \right]^{\frac{1}{2}} d\theta$ (A7) Die Gültigkeit dieser Funktion bedingt e < cos $\theta \leq 1$. Eine übersichtlichere Darstellung ergibt sich über Einführung eines relativen Ausbreitungswinkels w = :cos θ mit der Funktion d $\phi(w, A)$:

$$d\phi(w,A) = 4 \cdot L \cdot dA \cdot f(w) dw$$

mit
$$f(w) = w \left[\frac{w^2 - e^2}{1 - w^2} \right]^{\frac{1}{2}}$$
 für $e \le w < 1$ (A8)

$$f(w) = 0 \qquad \qquad f \ddot{u} r \quad w < e \; ; \; w \ge 1$$

Aus dieser Funktion kann mit w über relative Interferenzwellenlängen $\lambda_{MU} = \lambda_{PW}/w$ und GI.(A4) unmittelbar die Strahlungsverteilung auf die einzelnen Beugungswinkel abgeleitet werden.

Eine für die Faltung geeignete Verteilungsfunktion der winkelunabhängigen, spezifischen Ausstrahlung S = $d\Phi/dA$ über die Faserendfläche erhält man, wenn man die Flächenverteilungsfunktion auf den Faserquerschnitt, dargestellt durch die x₁₁*-Achse (Abb.A1), über den Kerndurchmesser d_{UW} aufintegriert.

Die normierte, paraboloide Strahlungsverteilung einer Gradientenindexfaser reduziert auf den Querschnitt über die x*_u-Achse berechnet sich zu [54]:

$$V_{G}(x^{*}_{U}) = \frac{16}{\pi d_{UW}^{2}} \left[\int_{0}^{\left(\frac{d_{UW}^{2}}{4} - x^{*}_{U}\right)^{\frac{1}{2}}} \left(1 - \frac{4(x^{*}_{U})^{2} + z^{2}}{d_{UW}^{2}} \right) dz \right]$$
$$= \frac{32}{3\pi d_{UW}^{2}} \left[\left(\frac{d_{UW}^{2}}{4} - x^{*}_{U}\right)^{\frac{1}{2}} \cdot \left(1 - \frac{4x^{*}_{U}}{d_{UW}^{2}} \right) \right]$$
(A9)

Die normierte, gleichförmige Strahlungsverteilung einer Stufenindexfaser reduziert auf den Querschnitt über die x*₁₁-Achse berechnet sich zu:

$$V_{S}(x^{*}_{U}) = \frac{8}{\pi d_{UW}^{2}} \left[\int_{0}^{\left(\frac{d_{UW}^{2}}{4} - x^{*}_{U}^{2}\right)^{\frac{1}{2}}} 1 dz \right]$$

$$= \frac{8}{\pi d_{UW}^2} \left(\frac{d_{UW}^2}{4} - x^* {}_U^2 \right)^{\frac{1}{2}}$$
(A10)

Die Faltung läßt sich durchführen, wenn für die x_U^* -Achse eine relative Querschnittkoordinate $x_U^* \rightarrow w^* = :f(\cos \theta)$ eingeführt wird. Für kleine Einfallswinkelvariationen $\Delta \alpha$ gilt über Gl.(A1) näherungsweise $|\Delta \alpha| \approx |\Delta \beta|$. Damit kann man dem Durchmesser des Übertragungsfaserkerns d_{UW} über die lineare Eingangsdispersion Gl.(2) eine relative Interferenzwellenlängenbandbreite $\Delta \lambda_{MUW}$ zuordnen:

$$\Delta \lambda_{MUW} = \frac{d_{UW} \cdot a \cdot \cos \alpha}{m \cdot r}$$
(A11)

Ein relativer Faserkerndurchmesser ergibt sich dann zu w^{*}_U = : $\Delta \lambda_{MUW} / \lambda_{PW}$. Ersetzt man in Gl.(A9,A10) die Variablen durch ihre relativen Werte, so folgt für die Faltung:

$$d\phi(w) = 4 \cdot L \cdot S\left[\int_{w-\frac{w^*U}{2}}^{w+\frac{w^*U}{2}} V(w-w^*)f(w^*) dw^*\right] dw = 4 \cdot L \cdot S \cdot f^*(w) dw \quad (A12)$$

Für die Verteilungsfunktionen GI.(A9,A10) ist f*(w) nicht mehr analytisch, sondern nur noch numerisch zu lösen. Man erhält damit die Strahlungsverteilung im Bereich e-w*_U /2<w<1+w*_U /2. Die für die Berechnung der Beugungsverteilung über GI.(A4) notwendigen relativen Interferenzwellenlängen erhält man mit $\lambda_{MU} = \lambda_{PW}$ /w. Das Gesamtintegral über d Φ (w) ist gleich dem Integral über die ungefaltete Funktion und ergibt sich zu:

$$\Phi = L \cdot S \cdot \pi \cdot (1 - e^2)$$
(A13)

Das Beugungsbild einer Stufenindexfaser kann auch als Beugungsbild einer abstrahlenden Gradientenindexfaser bei vollständiger Modenmischung auf dem Strahlweg Faser-Gitter verstanden werden. In Abb.(A3) ist anhand eines Beispiels die spektrale Strahlungsverteilung f*(w) einer abstrahlenden Gradientenindexfaser über die relativen Ausbreitungswinkel w sowie über die relativen Interferenzwellenlängen $\lambda_{MU} = \lambda_{PW}$ /w mit $\lambda_{PW} = 485.2$ nm und $\lambda_{PW} = 606.5$ nm dargestellt. Die Rechnungen beziehen sich auf ein lokal angenähertes ebenes Gitter mit der Furchenbreite a = 3.5 µm. Als effektive Spaltbreite wurde der Kerndurchmesser der Übertragungsfaser gewählt.



Abb.A3: Spektrale Verteilungsfunktionen f*(w) mit $\lambda_{PW} = 485.2$ nm (a,c) und $\lambda_{PW} = 606.5$ nm (b,d) der gebeugten Strahlung einer in eine lichtleitende Stufenindex-Resistschicht abstrahlenden Gradientenindexfaser. Schichtdaten: NA_{PW} = 0.2, N_{PW} = 1.484; Gitterdaten: m = 2,a = 3.5µm, $\alpha = 11.5^{\circ}$, r = 16mm; Übertragungsfaserdurchmesser: d_{UW} = 50µm. 1: Strahlungsverteilung bei Modenmischung (Lichtweg: Faser-Gitter), 2: Strahlungsverteilung bei Erhaltung des paraboloiden Profils, 3: Strahlungsverteilung bei Abbildung der Grundmode der Faser, 4a,b: Unschärfebereich e-w*_U/2 < w < w*_U/2.

Anhang 3: Abbildungsrechnungen zu einem planaren, selbstfokussierenden Reflexionsgitter

Im folgenden werden die zweidimensionalen Abbildungseigenschaften eines zylindrischen, selbstfokussierenden Reflexionsgitters berechnet, dessen Gitterkurve und Variation der Gitterfurchenabstände durch Polynomfunktionen 4. Grades beschrieben werden. Dadurch soll eine möglichst große Auswahl an spektralen Fokuskonstellationen verschiedener Interferenzwellenlängen $\lambda_{\rm M}$ bei minimierten Abbildungsfehlern erreicht werden.

Eine geeignete Rechenmethode ist die Anwendung des Fermat'schen Prinzips der geometrischen Optik [55] auf die zweidimensionale Lichtwegfunktion eines selbstfokussierenden, zylindrischen Reflexionsgitters. Abbildungsfehler werden damit durch optische Weglängenabweichungen ausgedrückt. Eine anschauliche Darstellung ergibt sich in einem kartesischen Koordinatensystem (Abb.A4). Für die Lichtwegfunktion gilt:

$$F = \langle AP \rangle + \langle PB \rangle + n \cdot m \cdot \lambda_{M}$$
 (A14)

Die Punkte A und B bezeichnen eine Lichtquelle und einen Beugungsfokus in der Ordnung m für eine Interferenzwellenlänge λ_{M} . Der Faktor n = 0, ± 1, ± 2,... gibt an, daß die Lichtwege verschiedener Gitterpunkte P sich jeweils immer nur durch ein ganzzahliges Vielfaches von m· λ_{M} unterscheiden dürfen. Auf einer kontinuierlichen Gitterkurve folgt damit ein System von diskreten Punkten, die sich in bestimmten Gitterabständen voneinander befinden. Dies zieht eine Periodizität der Profilgestaltung innerhalb eines Gitterabstands nach sich, welche nicht die Abbildungseigenschaften jedoch die Energieverteilung in die einzelnen Beugungsrichtungen beeinflußt [Kap.2.2.3.]. Nach dem Fermat'schen Prinzip wird eine Abbildung für eine Wellenlänge λ_{M} erreicht, wenn für jeden Punkt P der kürzeste, geradlinige Lichtweg gewählt wird:

$$\frac{\partial F}{\partial x_P} = \frac{\partial F}{\partial y_P} = 0 \tag{A15}$$

Daraus lassen sich anschließend die Abbildungseigenschaften ableiten.

Bekannte selbstfokussierende Gitterformationen sind die planare Fresnel'sche Zonenplatte sowie die 'Rowland'-Kreisanordnung [27,40]. Die Zonenplatte weist eine große Variation der Gitterfurchenbreiten auf und induziert dadurch erhebliche Abbildungsfehler wie Koma und sphärische Aberration. Eine Reduzierung der Abbildungsfehler erreicht man durch Krümmung des Gitters und der



Abb.A4: Aufsichtschema einer Punktabbildung mit einer Interferenzwellenlänge λ_M durch ein zylindrisches Reflexionsgitter in einer lichtleitenden Resistschicht.

sich daraus ergebenden Reduzierung der Furchenbreitenvariation. Um geringere Einschränkungen bei der Wahl der Gitterkurven als bei den üblicherweise verwendeten Kreis- oder Ellipsenfunktionen [56,57] zu erhalten, wird für die Gitterkurve in der xy - Ebene allgemein eine Polynomfunktion 4. Ordnung definiert:

$$f_G(x,y): \qquad y = \frac{d_1}{R} x^2 + \frac{d_2}{R^2} x^3 + \frac{d_3}{R^3} x^4 + O(5)$$
 (A16)

Mit der Konstante R werden die Variationsterme d_1, d_2, d_3 in vergleichbaren Größenordnungen beschrieben.

Für die Bestimmung der diskreten Gitterpunkte P (x_p , y_p) werden weitere Voraussetzungen gemacht:

- Die Lichtwege benachbarter Gitterpunkte P steigen aufeinanderfolgend in die eine Richtung der Gitterkurve jeweils um $m \cdot \lambda_M$ an oder nehmen in die andere Richtung um $m \cdot \lambda_M$ ab.
- Die Berechnung der x_P Koordinaten geht nach beiden Seiten der Gitterkurve von 0 aus, der deshalb als Gittermittelpunkt bezeichnet wird.

Der Faktor n aus Gl.(A14) gibt damit die Nummer einer Gitterfurche von 0 aus an. Die x_P - Koordinaten ergeben sich dann durch Aufsummieren benachbarter Gitterkonstanten σ , die auf die x-Achse projizierte Gitterfurchenabstände a darstellen:

$$x_{P_n} = \pm \left(\sum_{i=0}^{n} \sigma_i\right) = x_{P_{n\mp 1}} \pm \sigma_{n\mp 1} \qquad (n=0, \pm 1, \pm 2, ...)$$
 (A17)

Beschreibt man x_{P_n} mit Variationstermen c_1, c_2, c_3 des n - fachen der Gitterkonstanten σ_0 am Ursprung,

$$n \cdot \sigma_0 = x_{P_n} + \frac{c_1}{R} x_{P_n}^2 + \frac{c_2}{R^2} x_{P_n}^3 + \frac{c_3}{R^3} x_{P_n}^4 + O(5)$$
 (A18)

$$(n+1) \cdot \sigma_{o} =: x_{P_{n+1}} + \frac{c_{1}}{R} x_{P_{n+1}}^{2} + \frac{c_{2}}{R^{2}} x_{P_{n+1}}^{3} + \frac{c_{3}}{R^{3}} x_{P_{n+1}}^{4} + O(5)$$
 (A19)

so erhält man mit $x_{P_{n+1}} = x_{P_n} + \sigma_n$ eine Beschreibung variabler Gitterkonstanten σ_n [32]:

$$\sigma_{n} = \sigma_{o} \cdot \left(1 + \frac{2c_{1}}{R} x_{P_{n}} + \frac{3c_{2}}{R^{2}} x_{P_{n}}^{2} + \frac{4c_{3}}{R^{3}} x_{P_{n}}^{3} + O(5) \right)^{-1}$$
(A20)

Für n erhält man aus Gl. (A18,A20):

$$n = \frac{1}{\sigma_o} \left(x_{P_n} + \frac{c_1}{R} x_{P_n}^2 + \frac{c_2}{R^2} x_{P_n}^3 + \frac{c_3}{R^3} x_{P_n}^4 + O(5) \right)$$
(A21)

Jetzt läßt sich die ausführliche Lichtwegfunktion berechnen:

$$F = \langle AP \rangle + \langle PB \rangle + n \cdot m \cdot \lambda_{M}$$
(A22)

(A23)

mit $\langle AP \rangle = \left[(y_A - y_P)^2 + (x_A - x_P)^2 \right]^{\frac{1}{2}}$

und
$$\langle PB \rangle = \left[(y_B - y_P)^2 + (y_B - x_P)^2 \right]^{\frac{1}{2}}$$
 (A24)

Mit der Länge $r = (x_A^2 + y_A^2)^{1/2}$ des Ortsvektors von A läßt sich für den Strahlweg <AP> schreiben:

$$\langle AP \rangle = r \cdot \left[1 - \frac{2 \cdot (x_A x_P + y_A y_P)}{r^2} + \frac{y_P^2 + x_P^2}{r^2} \right]^{\frac{1}{2}}$$
 (A25)

Der Lichtweg <AP> läßt sich durch Einsetzen von Gl.(A16) in Gl.(A25) und Ordnen nach Potenzen von x_P folgendermaßen ausdrücken:

$$\langle AP \rangle = r \cdot \left[1 - \left(t_1 x_p + t_2 x_p^2 + t_3 x_p^3 + t_4 x_p^4 + O(5) \right) \right]^{\frac{1}{2}}$$
 (A26)

$$t_1 = \frac{2x_A}{r^2} \tag{a}$$

$$t_2 = \frac{2 d_1 y_A}{R r^2} - \frac{1}{r^2}$$
(b)

$$t_{3} = \frac{2 d_{2} y_{A}}{R^{2} r^{2}}$$
(c)

$$t_4 = \frac{2 d_3 y_A}{R^3 r^2} - \frac{d_1}{R^2 r^2}$$
(d)

(a)

Jetzt wird Gl.(A26) in eine Potenzreihe entwickelt und erneut nach Potenzen von x_P geordnet :

$$\langle AP \rangle = r \cdot \left[1 - \frac{1}{2} \left(t_1^* x_p + t_2^* x_p^2 + t_3^* x_p^3 + t_4^* x_p^4 + O(5) \right) \right]$$
 (A27)

 $mit t_1^* = t_1$

$$t_2^* = t_2 + \frac{1}{4}t_1^2 \tag{b}$$

$$t_3^* = t_3 + \frac{1}{2}t_1 t_2 + \frac{1}{8}t_1^3$$
 (c)

$$t_4^{*} = t_4 + \frac{1}{4}t_2^{2} + \frac{1}{2}t_3t_1 + \frac{3}{8}t_2t_1^{2} + \frac{5}{64}t_1^{4}$$
(d)

Durch Einsetzen von Gl.(A26a-d) in Gl.(A27a-d)) erhält man eine ausführliche Beschreibung der Koeffizienten $t_1^*, t_2^*, t_3^*, t_4^*$:

mit

$$t_{1}^{*} = \frac{2 x_{A}}{r^{2}}$$
(A28*a*)

$$t_{2}^{*} = \frac{2 d_{1} y_{A}}{R r^{2}} - \frac{1}{r^{2}} + \frac{x_{A}}{r^{4}}$$
(A28*b*)

$$t_{3}^{*} = \frac{2 d_{2} y_{A}}{R^{2} r^{2}} + \frac{x_{A}}{r^{2}} \left[\frac{2 d_{1} y_{A}}{R r^{2}} - \frac{1}{r^{2}} \right] + \frac{x_{A}}{r^{6}}$$
(A28*c*)

$$t_{4}^{*} = \frac{2 d_{3} y_{A}}{R^{3} r^{2}} - \frac{d_{1}}{R^{2} r^{2}} + \frac{2 d_{2} y_{A} x_{A}}{R^{2} r^{4}} + \frac{1}{4} \left[\frac{2 d_{1} y_{A}}{R r^{2}} - \frac{1}{r^{2}} \right]^{2}$$

$$+ \frac{3 x_{A}}{2 r^{4}} \left[\frac{2 d_{1} y_{A}}{R r^{2}} - \frac{1}{r^{2}} \right] + \frac{5 x_{A}}{4 r^{8}}$$
(A28*d*)

Eine geeignete Darstellung der Lichtwegfunktion ergibt sich bei der Wahl von Polarkoordinaten, da hier Gittereinfallswinkel α und Beugungswinkel β explizit beschrieben werden:

$$x_A = r \cdot \sin \alpha$$
 $x_B = r' \cdot \sin \beta$ (A29a)

$$y_A = r \cdot \cos \alpha$$
 $y_B = r' \cdot \cos \beta$ (A29b)

r und r' entsprechen den Beträgen der Ortsvektoren von A und B. Für die Koeffizienten $t_1^*, t_2^*, t_3^*, t_4^*$ folgt damit:

$$t_{1}^{*} = \frac{2\sin \alpha}{r} \qquad (A30a)$$

$$t_{2}^{*} = \frac{2d_{1}\cos \alpha}{Rr} - \frac{1}{r^{2}} + \frac{\sin^{2} \alpha}{r^{2}} = \frac{2d_{1}\cos \alpha}{Rr} - \frac{\cos^{2} \alpha}{r^{2}} \qquad (A30b)$$

$$t_{3}^{*} = \frac{2d_{2}\cos \alpha}{R^{2}r} + \frac{\sin \alpha}{r^{2}} \left[\frac{2d_{1}\cos \alpha}{R} - \frac{\cos^{2} \alpha}{r} \right] \qquad (A30c)$$

$$t_{4}^{*} = -\frac{1}{rR^{2}} \left[\frac{d_{1}^{2}}{r} - \frac{2d_{3}\cos \alpha}{R} \right] + \frac{2d_{2}\sin \alpha \cos \alpha}{R^{2}r^{2}} \\
+ \frac{1}{4r^{2}} \left[\frac{2d_{1}\cos \alpha}{R} - \frac{1}{r} \right]^{2} + \frac{3\sin^{2} \alpha}{2r^{3}} \left[\frac{2d_{1}\cos \alpha}{R} - \frac{1}{r} \right] + \frac{5\sin^{4} \alpha}{4r^{4}} \\
= -\frac{1}{rR^{2}} \left[\frac{d_{1}^{2}}{r} - \frac{2d_{3}\cos \alpha}{R} \right] + \frac{2d_{2}\sin \alpha \cos \alpha}{R^{2}r^{2}} \\
+ \frac{1}{4r^{2}} \left[\frac{2d_{1}\cos \alpha}{R} - \frac{\cos^{2} \alpha}{r} \right]^{2} + \frac{\sin^{2} \alpha}{r^{3}} \left[\frac{2d_{1}\cos \alpha}{R} - \frac{\cos^{2} \alpha}{r} \right] \qquad (A30d)$$

Nun berechnet man den Strahlweg $\langle PB \rangle$ analog zu $\langle AP \rangle$ (GI.(A25) bis GI.(A30)), addiert beide Strahlwege und ordnet wieder nach Potenzen von x_P:

$$F^{*} = \langle AP \rangle + \langle PB \rangle = r + r' + x_{p} T_{1}^{*} + x_{p}^{2} T_{2}^{*} + x_{p}^{3} T_{3}^{*} + x_{p}^{4} T_{4}^{*} + 0$$
(5). (A31)

mit

$$T_1^* = -\frac{1}{2} (r \cdot t_1^* + r' \cdot t_1^*')$$
 (a)

$$T_2^* = -\frac{1}{2} (r \cdot t_2^* + r' \cdot t_2^*')$$
 (b)

$$T_3^* = -\frac{1}{2} (r \cdot t_3^* + r' \cdot t_3^{*'})$$
 (c)

$$T_4^* = -\frac{1}{2} (r \cdot t_4^* + r' \cdot t_4^*')$$
 (d)

Mit Gl.(A31) in Gl.(A14) erhält man für die gesuchte Lichtwegfunktion:

$$F = r + r' + x_p T_1^* + x_p^2 T_2^* + x_p^3 T_3^* + x_p^4 T_4^* + n \cdot m \cdot \lambda_M + 0$$
(5)
= $r + r' + x_p T_1 + x_p^2 T_2 + x_p^3 T_3 + x_p^4 T_4 + 0$ (5). (A32)

Durch Einsetzen von Gl. (A21) und von Gl.(A30),(A31) in Gl.(A32) berechnen sich die Koeffizienten T_1, T_2, T_3, T_4 zu :

$$T_{1} = -\sin\alpha - \sin\beta + \frac{m \cdot \lambda_{M}}{\sigma_{o}}$$
(A33)

$$T_{2} = \frac{1}{2} \left[\frac{\cos^{2} \alpha}{r} + \frac{\cos^{2} \beta}{r'} - d_{1} \left(\cos \alpha + \cos \beta \right) \right] + \frac{m \cdot \lambda_{M} \cdot c_{1}}{R \sigma_{o}}$$
(A34)

$$T_{3} = \frac{\sin \alpha}{2r} \left[\frac{\cos^{2} \alpha}{r} - \frac{2 d_{1} \cos \alpha}{R} \right] + \frac{\sin \beta}{2r'} \left[\frac{\cos^{2} \beta}{r'} - \frac{2 d_{1} \cos \beta}{R} \right] - \frac{d_{2}}{R^{2}} \left(\cos \alpha + \cos \beta \right) + \frac{m \cdot \lambda_{M} \cdot c_{2}}{R^{2} \sigma_{o}}$$
(A35)

$$T_{4} = \frac{1}{2R^{2}} \left[\frac{d_{1}^{2}}{r} + \frac{d_{1}^{2}}{r'} - \frac{2d_{3}(\cos \alpha + \cos \beta)}{R} \right]$$

$$+\frac{\sin^{2}\alpha}{2r^{2}}\left[\frac{\cos^{2}\alpha}{r}-\frac{2d_{1}\cos\alpha}{R}\right]-\frac{1}{8r}\left[\frac{\cos^{2}\alpha}{r}-\frac{2d_{1}\cos\alpha}{R}\right]^{2}$$
$$+\frac{\sin^{2}\beta}{2r^{2}}\left[\frac{\cos^{2}\beta}{r'}-\frac{2d_{1}\cos\beta}{R}\right]-\frac{1}{8r'}\left[\frac{\cos^{2}\beta}{r'}-\frac{2d_{1}\cos\beta}{R}\right]^{2}$$
$$-\frac{d_{2}}{R^{2}}\left(\frac{\cos\alpha\sin\alpha}{r}+\frac{\cos\beta\sin\beta}{r'}\right)+\frac{m\cdot\lambda_{M}\cdot c_{3}}{R^{3}\sigma_{o}}$$
(A36)

Damit hat man die vollständige Darstellung der gesuchten Lichtwegfunktion F.



Abb.A5: Fokuskurven nach Gl.(A37,A38) mit α = 11.5°, m = 2, σ_0 = 3.5µm und R = 15 mm sowie c_1 = 0, d_1 = 0.45/0.5/0.55 (1,2,3) und d_1 = 0.5, c_1 = -0.1/0/0.1 (4,5,6).

Die Bedingung des Fermat'schen Prinzips (Gl.(A15)) hat eine nichttriviale Lösung, wenn die Terme T_i unabhängig voneinander Null werden. Aus $T_1 = 0$ (Gl.(A33)) folgt die allgemeine Gittergleichung:

$$\sin \alpha + \sin \beta = \frac{m + \lambda_M}{\sigma_o} \qquad (A37)$$

Hiermit wird für ein vorgegebenes Gitter und eine feste Interferenzwellenlänge λ_M das Verhältnis von Einfallswinkel α zu Beugungswinkel β in Abhängigkeit von der Beugungsordnung m beschrieben.

Aus der Gleichung T₂ = 0 (Gl.(A34)) folgt die Lage der Brennpunkte der gebeugten Strahlung in Abhängigkeit von α und β . Für feste Werte α und r berechnen sich die Ortsvektoren r'(β) der Beugungsfokusse verschiedener Interferenzwellenlängen λ_{M} als Funktion der Beugungswinkel β zu:

$$f_B(\beta): \mathbf{r}'(\beta) = \mathbf{r}'(\beta) \cdot \begin{pmatrix} \sin \beta \\ \cos \beta \end{pmatrix} = \begin{pmatrix} x \\ y \end{pmatrix}$$
 (A38)

$$mit \quad r'(\beta) = \frac{\cos^2 \beta}{\frac{2}{R} \left[d_1 \left(\cos \alpha + \cos \beta \right) - c_1 \left(\sin \alpha + \sin \beta \right) \right] - \frac{1}{r} \cdot \cos^2 \alpha}$$

Setzt man z.B. $c_1 = 0$ und $d_1 = 0.5$, so ergibt die Fokuskurve einen 'Rowland'-Kreis mit dem Radius R/2. Eine Variation von c_1 deformiert diesen Kreis zu einer σ -förmigen Gestalt (Abb.A5).

Bei der Berechnung von $T_3 = T_4 = 0$ werden verschiedene Abbildungsfehler berücksichtigt. Eine Bewertung der Koma - Aberration ergibt sich durch $T_3 = 0$ (Gl.(A35)) und der sphärischen Aberration durch $T_4 = 0$ (Gl.(A36)). Für jede Interferenzwellenlänge λ_M und jede Fokuskurve erhält man für feste Werte d_1 , d_2 in Gl.(A35) einen Wert c_2 bei dem die Koma - Aberration verschwindet:

$$c_{2} = \frac{R^{2}}{2(\sin \alpha + \sin \beta)} \left\{ \frac{\sin \alpha}{r} \left[\frac{2d_{1}\cos \alpha}{R} - \frac{\cos^{2} \alpha}{r} \right] + \frac{\sin \beta}{r'} \left[\frac{2d_{1}\cos \beta}{R} - \frac{\cos^{2} \beta}{r'} \right] + \frac{2d_{2}}{R^{2}}(\cos \alpha + \cos \beta) \right\}$$
(A39)

Für feste Werte d_1 , d_2 , d_3 in Gl.(A36) existiert weiter ein Wert c_3 , bei dem keine sphärische Aberration auftritt:

$$c_{3} = \frac{R^{3}}{2(\sin \alpha + \sin \beta)} \left\{ \frac{1}{R^{2}} \left[\frac{2 d_{3} (\cos \alpha + \cos \beta)}{R} - \frac{d_{1}^{2}}{r} - \frac{d_{1}^{2}}{r'} \right] - \frac{\sin^{2} \alpha}{r^{2}} \left[\frac{\cos^{2} \alpha}{r} - \frac{2 d_{1} \cos \alpha}{R} \right] + \frac{1}{4r} \left[\frac{\cos^{2} \alpha}{r} - \frac{2 d_{1} \cos \alpha}{R} \right]^{2} - \frac{\sin^{2} \beta}{r'^{2}} \left[\frac{\cos^{2} \beta}{r'} - \frac{2 d_{1} \cos \beta}{R} \right] + \frac{1}{4r'} \left[\frac{\cos^{2} \beta}{r'} - \frac{2 d_{1} \cos \beta}{R} \right]^{2} + \frac{2 d_{2}}{R^{2}} \left(\frac{\cos \alpha \sin \alpha}{r} + \frac{\cos \beta \sin \beta}{r'} \right) \right\}$$
(A40)

Bei der Betrachtung eines Spektralbereichs mit mehreren Interferenzwellenlängen λ_{M} kann somit nur eine Aberrationsminimierung durch geeignete Wahl von d₂ und d₃ erfolgen, jedoch nie eine vollständige Aberrationsbeseitigung.

Anhang 4: Reflektierende Flächen einer tiefenlithographisch erzeugten Reflexionsgitterstruktur

Nach der tiefenlithographischen Strukturierung eines Reflexionsgitters in einem 3-Schicht-Resistaufbau müssen die Gitterzahnstrukturen eine ausreichende Lichtreflexion gewährleisten. Aufgrund der begrenzt nutzbaren Strahleinfallswinkel ist Totalreflexion dabei nicht einsetzbar. Die Gitterreflexion muß durch metallische Reflexion bewirkt werden.

Gegenüber metallbeschichteten Resiststrukturen haben reflektierende, galvanisierte Mikrostrukturen, die in einem tiefenlithographisch strukturierten 3-Schicht-Resistaufbau auf einer elektrisch leitenden Grundplattenoberfläche erzeugt werden können, bestimmte Nachteile. Rasterelektronenmikroskopische Aufnahmen sowie Oberflächenprofilmessungen [Kap.4.3.1.] galvanisierter Mikrostrukturwände aus Gold, Kupfer und Nickel zeigten großenteils eine höhere Rauhigkeit als PMMA-Mikrostrukturwände (Tastprofil senkrecht: $R_a \approx 20$ nm). Bei metallischem Beschichten von Resiststrukturen durch Bedampfen oder durch Kathodenzerstäubung ('Sputtern') bleibt, unter Berücksichtigung niedriger Probentemperaturen, die Oberflächenrauhigkeit des Resists erhalten. Weiter existiert bei galvanisierten Strukturen die Gefahr einer Spaltbildung an der Polymer-Galvanik-Grenze, die Fresnelverluste bewirken würde. Metallschichten erreichen dagegen eine gute Haftung auf Polymersubstraten, wenn die Polymeroberfläche vor dem Beschichten einer Plasmabehandlung ausgesetzt wurde [49,50].

Das Reflexionsvermögen einer Metallschicht wird durch verschiedene Faktoren beeinflußt:

- Die frequenzabhängige Reflektivität R* des verwendeten Metalls. Für die Frequenz v der elektromagnetischen Strahlung wird auf Grund ihrer Materialunabhängigkeit oft die Vakuumwellenlänge $\lambda_v = c_v/v$ angegeben.
- Die Eindringtiefe t_s der Strahlung in die reflektierende Metallschicht ('Skin'-Effekt).
- Die Oberflächenrauhigkeit der reflektiernden Fläche.

Näher betrachtet werden im weiteren nur der Vakuumwellenlängenbereich zwischen 720 nm und 900 nm. Für den Einsatz bei Reflexionsgittern sollten nur höchste Reflektivitäten brücksichtigt werden. Vernünftig sind Reflektivitäten >90%, über die die Metalle Silber (Ag), Kupfer (Cu) und Gold (Au) verfügen (Tab.A1) [58].

λ _{VAK} (nm)		700	750	800	850	900
R* (%):	Ag	98.7	98.8	98.8	98.9	98.9
	Cu	96.6	97	97.3	97.5	97.7
	Au	96.7	97.1	97.4	97.6	97.8

Tab.A1: Reflektivitäten von Silber, Kupfer und Gold.

Trifft eine elektromagnetische Strahlung auf eine metallische Oberfläche, so regt sie dort die Elektronen zu einer hochfrequenten Schwingung oder einem Wechselstrom an. Die Strahlung wird dabei nicht vollständig von den Oberflächenelektronen absorbiert, sondern dringt in die Schicht ein, wobei sie exponentiell abklingt. Die mit diesem 'Skin'-Effekt [59] verbundene Eindringtiefe, bei der die Strahlung auf 1/e = 37% abgeklungen ist, ist in Tab.A2 dargestellt. Für sie gilt:

$$t_{S} = \left(\frac{2}{\mathbf{v} \cdot \boldsymbol{\mu}_{0} \cdot \boldsymbol{\mu}_{r} \cdot \boldsymbol{\kappa}}\right)^{\frac{1}{2}}$$
(A40)

wobei μ_r die relative Permeabilität und κ die elektrische Leitfähigkeit des Metalls ist.

λ _{VAK} (nm)	ν (Hz)	t _{SAg} (nm)	t _{sCu} (nm)	t _{sAu} (nm)
700	4.29·10 ¹²	31	32	37
900	3.33·10 ¹²	35	36	42

Tab.A2: 'Skin'-Tiefen von Silber, Kupfer und Gold.

Um eine Reflektivität gemäß den angegebenen Werten zu erreichen, sollte eine Schichtdicke von mindestens 5t_s erzeugt werden.

Die Rauhigkeit der Metall-Polymer-Grenzfläche sollte so gering wie möglich gehalten werden, da bei einer maximalen Rauhigkeit $>\lambda/4$ zum einen unzulässige Streuverluste auftreten würden und zum anderen durch Polarisationseffekte verursachte Absorptionsanomalien zum Tragen kämen [29]. Hierbei sind besonders tiefenlithographisch übertragene Kantenrauhigkeiten der Absorberstrukturen der Röntgenmasken zu berücksichtigen. Eine Forderung an die Maskenfertigung lautet daher, die Kantenrauhigkeit unter 0.1 µm zu halten.

Anhang 5: 'Raytrace'-Simulationen der spektralen Strahlungsauskopplung und des Übersprechverhaltens eines planaren, selbstfokussierenden Reflexionsgitters

Es ist möglich die Abbildungseigenschaften einer selbstfokussierenden Reflexionsgitteranordnung des planaren Demultiplexer durch eine zweidimensionale, vektorielle Verfolgung des Strahlenverlaufs ('Raytracing') näherungsweise zu überprüfen. Im folgenden wird eine Simulation für die Auskopplung der gebeugten Strahlung in die Spektralfasern und für das Übersprechverhalten des Bausteins beschrieben. Es werden dafür mehrere vereinfachende Randbedingungen vorgegeben:

- Keine Materialdämpfung
- Keine herstellungsbedingten Strukturfehler
- Zweidimensionale Rechnung in der Ebene der lichtleitenden Resistschicht mit den Interferenzwellenlängen $\lambda_{M} = \lambda_{PW}/\cos \theta$ [Anhang 1]
- Konstruktive Interferenz der gebeugten Strahlung auf der vorgegebenen Spektralfaserkoppelfläche

Es wird der Verlauf mehrerer Strahlen in der Ebene der Resistschicht betrachtet, die an unterschiedlichen Punkten auf dem Kernflächenquerschnitt der Übertragungsfaser (Durchmesser d_{UW}) unter unterschiedlichen Ausbreitungswinkeln ψ zur Faserachse y*_U starten (Abb.A6). Der Winkel ψ ist dabei durch die numerische Apertur der Faser begrenzt.



Abb.A6: Strahlenausgangspunkte und -richtungen vom Querschnitt der Übertragungsfaserendfläche.

Den einzelnen Strahlen wird der normierte Strahlungsfluß eines Flächenelements auf dem Endflächenquerschnitt einer Stufenindexfaser zugeordnet [Anhang 2]: $d\Phi(\theta,\psi,x^*_{\ U}) = :V_s(x^*_{\ U})\cdot\cos^2\theta\cdot\cos\psi\,dx^*_{\ U}\,d\theta\,d\psi.$ (A41)



Abb.A7: Vektorielle Darstellung der Beugung an einem Reflexionsgitter

 $V_s(x^*_U)$ (Gl.(A10)) beschreibt die auf den Faserquerschnitt projiziierte Strahlungsverteilung einer Stufenindexfaser. Das Beugungsbild dieser Verteilung entspricht auch dem einer Gradientenindexfaser, wenn eine vollständige Modenmischung in der Resistschicht auf dem Strahlweg Faser-Gitter eintritt.

Die Strahlrichtungen werden durch einzelne Stufenkantenkoordinaten des Reflexionsgitters festgelegt. Die Gitterfurchengestaltung, deren Einfluß auf die Strahlungsverteilung durch Effizienzbetrachtungen [Kap.2.2.3.] abgehandelt wurde, wird auf Grund des Fermat'schen Prinzips nicht in die Rechnung mit einbezogen. Die Beugung durch die einzelnen Gitterfurchen berechnet man über die Gittergleichung (Gl.(A4)) unter Berücksichtigung der jeweiligen Furchenbreite. Eine geeignete vektorielle Beschreibung der Gittergleichung ergibt sich zu [60]:

$$\mathbf{r}_{\mathbf{E}} \otimes \mathbf{g} = -\mathbf{r}_{\mathbf{E}} \otimes \mathbf{g} + C_V \mathbf{q} \quad mit \quad C_V = \frac{m \cdot \lambda_M}{a}$$
 (A42)

In GI.(A42) ist g ein Normalenvektor des Gitters, q ein Vektor parallel zu den Gitterlinien, r_E ein Einheitsvektor des einfallenden Strahls, r_E' ein Einheitsvektor in Richtung des gebeugten Strahls, m die Beugungsordnung, λ_M eine Modenwellenlänge und a der lokale Gitterfurchenabstand (Abb.A7). Ziel ist es, den Beugungsvektor r_E' zu berechnen.

Der Einfallsvektor r_E ergibt sich als normierte Differenz der Ortsvektoren des Strahlstartpunkts A und des Gitterpunkts P :

$$\mathbf{r}_{\mathbf{E}} = \frac{\mathbf{r}_{\mathbf{p}} - \mathbf{r}_{\mathbf{A}}}{|\mathbf{r}_{\mathbf{p}} - \mathbf{r}_{\mathbf{A}}|}$$
 (*r*_{*Ez*} = *r*_{*Az*} = *r*_{*Pz*} = 0) (A43)

Der Normalenvektor **g** am Auftreffpunkt P des Strahls auf dem Gitter ergibt sich durch Einsetzen der Koordinaten von P in die Ableitung $f_{Gs} = df_G/ds$ der Funktion f_G der Gitterkurve aus Gl.(A16). Die Ableitungen ergeben sich zu:

$$f_{Gx_{p}} = \frac{2d_{1}}{R}x_{p} + \frac{3d_{2}}{R^{2}}x_{p}^{2} + \frac{4d_{3}}{R^{3}}x_{p}^{3}$$
(A43)

$$f_{Gy_{p}} = -1 \tag{A44}$$

Die Koordinaten von g lauten damit $g_x = (f_{Gx_P}) g_y = (f_{Gy_P})$.

Um eine Separation von r_E' aus GI.(A42) zu erhalten und um eine 2-dimensionale Rechnung in der x,y-Ebene zu ermöglichen, definiert man über ein Vektorprodukt einen Tangentialvektor p der Gitterkurve, der den in die dritte Dimension weisenden Vektor q ersetzt:

$$\mathbf{q} =: -\mathbf{p} \otimes \mathbf{g} \qquad (p_z = 0) \tag{A45}$$

Eingesetzt in GI.(A42) erhält man :

$$(\mathbf{r}_{\mathbf{F}}' + \mathbf{r}_{\mathbf{F}} + C_{\mathbf{V}} \mathbf{p}) \otimes \mathbf{g} = 0$$
 (A46)

Mit $\mathbf{g} \otimes \mathbf{g} = \mathbf{0}$ definiert man nun einen Faktor k mit:

$$\mathbf{r}_{\mathbf{E}}' + \mathbf{r}_{\mathbf{E}} + C_{V} \mathbf{p} =: k \mathbf{g}$$
(A47)

Damit hat man r_{e} separiert:

$$\mathbf{r}_{\mathbf{E}}' = k \mathbf{g} - \mathbf{r}_{\mathbf{E}} - C_{\mathbf{V}} \mathbf{p}$$
(A48)

Zu berechnen sind jetzt noch k, p und d.

Für die Bestimmung von k quadriert man GI.(A48) unter Berücksichtigung von $\mathbf{p} \cdot \mathbf{g} = \mathbf{0}$. Daraus erhält man eine quadratische Gleichung für k:

$$k^2 + 2C_1k + C_0 = 0 \tag{A49}$$

$$\begin{array}{ll} \textit{mit} \quad C_{1} = - \frac{(r_{Ex} g_{x} + r_{Ey} g_{y})}{(g_{x}^{2} + g_{y}^{2})} \\ \\ C_{2} = \frac{(C_{V}^{2} + 2C_{V} (r_{Ex} p_{x} + r_{Ey} p_{y}))}{(g_{x}^{2} + g_{y}^{2})} \end{array}$$

Für ein Reflexionsgitter erhält man durch Iteration von Gl.(A49):

$$k = -C_1 + \left[C_1^2 - C_2 \right]^{\frac{1}{2}} \approx \frac{C_2}{2 C_1} - 2 C_1$$
 (A50)

Gl.(A50) hat keine reale Lösung, wenn $C_2 > C_1^{-2}$. Mit den zwei Voraussetzungen

1. $\mathbf{p} \perp \mathbf{g}$: $\mathbf{p} \cdot \mathbf{g} = p_x g_x + p_y g_y = 0$ 2. \mathbf{p} ist ein Einheitsvektor: $\mathbf{p} \cdot \mathbf{p} = p_x p_x + p_y p_y = 1$

folgt für die Koordinaten p₁ und p₂:

$$p_{x} = \frac{1}{\left[1 + \frac{g_{x}^{2}}{g_{y}^{2}}\right]^{\frac{1}{2}}}$$

$$p_{y} = -\frac{p_{x}g_{x}}{g_{y}}$$
(A51)

Die lokale Gitterfurchenbreite a berechnet sich mit dem Einheitsvektor der x-Achse i = (1,0,0) und der lokalen Gitterkonstante σ zu:

 $a = \frac{\sigma}{\mathbf{i} \cdot \mathbf{p}} = \frac{\sigma}{p_x}$ (A52)

Jetzt hat man alle Werte, um den Beugungsvektor r_E ' zu berechnen. Dieser dient anschließend als Richtungsvektor für die mit dem Gitterpunkt P definierte Gerade g_P :

$$g_{P}: \mathbf{r'}_{P} = \begin{pmatrix} x_{P} \\ y_{P} \end{pmatrix} + t \cdot \begin{pmatrix} r' \cdot E1 \\ r' \cdot E2 \end{pmatrix}$$
 (A53)

Damit bestimmt man den Schnittpunkt mit der geometrisch optimalen Fokuszeile des Demultiplexer-Entwurfs (GI.(7)). Der in kleine Intervalle aufgeteilten Spektralfaserkoppelzeile werden je nach Lage des Schnittpunktes die Strahlungsflußanteile additiv zugeordnet. Eine Strahlungseinkopplung in die Spektralfaser ist nur gegeben, wenn der Schnittpunkt im Kernbereich der Faser sitzt und wenn der Auftreffwinkel von der numerischen Faserapertur noch akzeptiert wird. Für die Auskoppelfläche wird näherungsweise ein Spalt mit der Breite des Kerndurchmessers der Spektralfasern d_{sw} angenommen. Die erhaltene Strahlungsflußverteilung wird schließlich durch den abgegebenen, aufsummierten Strahlungsfluß dividiert, um ein normierte Verteilung zu erhalten. Betrachtet man so die Spektralkanäle und ihre zugehörigen Modenwellenlängen, erhält man durch Variation der Strahlstartpunkte, der Modenwinkel und der Gitterauftreffpunkte die Intensitätsverteilungen auf den Endflächenquerschnitten der Spektralfasern.

Variiert man weiter für jede Spektralfaser die Resistwellenlängen λ_{PW} um den zugehörigen Spektralkanal und berechnet jeweils den Anteil der ausgekoppelten Strahlung, so wird dadurch näherungsweise die spektrale Transmissionscharakteristik des Demultiplexers beschrieben. Die Berücksichtigung der Gittereffizienzen verschiedener Resistwellenlängen erfolgt durch Korrektur der Strahlungsflußanteile mit den Effizienzwerten aus Gl.(16,17). Anhang 6: Wertetabellen des Demultiplexerentwurfs

	, · · · · · · · · · · · · · · · · · · ·
Spektrale Kenndaten:	
Brechungsindex N _{PW} der lichtleitenden Resistschicht	1.484 ± 0.002
Anzahl der Spektralkanäle	10
Wellenlänge λ _{min} (Vakuum/PMMA)	720 nm / 484 nm
Wellenlänge λ _{max} (Vakuum/PMMA)	900 nm / 608 nm
Kanalabstand Δλ _κ (Vakuum/PMMA)	20 nm / 13,2 nm
Gitterkenndaten:	
Beugungsordnung m	2
Gitterkonstante σ_0	3.5 μm
σ ₀ - Variationsterme: c ₁ c ₂ c ₃	0.0606 0.0259 -0.1986
Gitterkurvenparameter: R d ₁ d ₂ d ₃	35 mm 1.0855 0.0004 1.2692
Lichtwegfehlergröße ∆F (4mm)	18 nm
Max. horizontale Spektralfaserdejustierung ∆d _{s3}	140 nm
'Blaze'-Wellenlänge λ _{MB}	797.4 nm / 537.3 nm
'Blaze'-Winkel am Gitterursprung O	8.8°
Gitterbreite	5.6 mm
Auflösungsvermögen der Übertragungsfaser	2532
Faserpositionierdaten:	
Abstand Übertragungsfaser - größte Spektralfaser	850 μm
Ortvektorlänge r der Übertragungsfaser	16 mm
Einfallswinkel α	11.5 °
Steigungswinkel _Y der Spektralfokizeile	-9.7°

Tab.A3: Kenndaten des planaren Gitterdemultiplexers.

1

λ _v (nm)	λ _{PW} (nm)	Beugungs- winkel β _i (grd)	Beugungsvektor- längen r' _{Gi} (mm)	$\Delta \mathbf{r'}_{i} = \mathbf{r'}_{Zi} - \mathbf{r'}_{i}$ (µm)
720	485.2	4.47	16.134	11.6
740	498.7	4.90	16.123	3.8
760	512.1	5.35	16.113	-2
780	525.6	5.80	16.104	-5.9
800	539.1	6.24	16.096	-7.8
820	552.6	6.68	16.089	-7.8
840	566	7.13	16.083	-5.9
860	579.5	7.57	16.078	-2
880	593	8.02	16.074	3.8
900	606.5	8.46	16.071	11.6

Tab.A4:Positionierkenngrößen der Spektralfasern mit Längendiffer-
enzen $\Delta r'_i$ (Gl. 11)) der Ortsvektoren r'_{zi} der geometrisch
optimalen Fokuszeile und r'_i der angepassten Fokuskurve.

Übertragungsfaser:	
Gradienten index profil	
Numerische Apertur NA _{uw}	0.2
Optischer Manteldurchmesser d _{UF}	125 µm
Kerndurchmesser d _{uw}	50 μm
Spektralfasern:	
Stufenindexprofil	
Numerische Apertur NA _{sw}	0.3
Optischer Manteldurchmesser d _{sF}	125 µm
Kerndurchmesser d _{sw}	105 µm

Tab.A5: Kenndaten der eingesetzten optischen Glasfasern.

Literaturverzeichnis

[1]	J.M. Senior:
	Optical Fiber Communications, Principles and Practice
[2]	Hishio I Minowa K Nosu
141	Review and Status of Wavelength-Division-Multiplexing Technology and Its Application
	J. LightwaveTech., Vol.LT-2/4 (1984) 448
[3]	H.W. Yen, H.R. Friedrich, R.J. Morrison, G.L. Tangonan:
	Planar Rowland Spectrometer for Fiber-Optic Wavelength Demultiplexing
	Opt.Lett., Vol.6/12 (1981) 639
[4]	N. Kuzuta, E. Hasegawa:
	An optical demultiplexer using a flexible replica grating, an embedded optical
	waveguide, and an uneven fiber space array
[5]	J.Appi.Phys., Vol. 64/7 (1988) 3745 T. Kita, T. Harada:
[2]	L. KIG, L. Hardua.
	Appl Opt Vol 22/6 (1983) 819
[6]	T.Suhara, H.Nishihara:
	Integrated Optics Components and Devices Using Periodic Structures
	IEEE J.Quant.El.,Vol. QE-22/6 (1986) 845
[7]	W Ehrfeld, E.W. Becker:
	Das LIGA-Verfahren zur Herstellung von Mikrostrukturkörpern mit großem
	Aspektverhältnis und großer Strukturhöhe
[0]	KtK-Nachrichten, Kernforschungszentrum Karlsruhe, Vol.4 (1987) 167
[8]	E.W. Becker, W. Enrield, D. Wunchmeyer:
	Synchrotronstrahlung bei der Herstellung technischer Trenndüsenelemente
	KfK-3732. Kernforschungszentrum Karlsruhe. 1984
[9]	J. Mohr, W. Ehrfeld, D. Münchmeyer, A. Stutz:
	Resist Technology for Deep-Etch Synchrotron Radiation Lithography
	European Symp. on Polymeric Materials, Lyon, France, Sept. 14-18, 1987
[10]	W. Becht, W. Ehrfeld, A. Maner, D. Schmidt:
	Galvanoformung metallischer Mikrostrukturen mit großer Strukturhöhe
	Berichtsband über das 8. Ulmer Gespräch am 24 25.4. 1986 in Neu-Ulm (Donau), Eugen G.
[11]	Leuze Verlag, Saulgau, (1986) 56 A. Mapor, S. Harreb, W. Ebrfold
[11]	A. Maner, S. Harsch, W. Enhleid. Muss Production of Microstructures with Extreme Aspect Ratios by Electroforming
	Int Techn Conf (SUR/FIN '87) American Electroplaters and Surface Einishers Soc
	Chicago, July 13-16,1987
	AESF annual techn. conf. proc. 74th, Chicago (1987) K-3
	Plating and Surface Finishing 75 (1988) 60
[12]	P. Hagmann,W. Ehrfeld,H. Vollmer:
	Fabrication of Microstructures with Extreme Structural Heights by Reaction Injection
	Moulding
	First Meeting of the European Polymer Federation, European Symp. on Polymeric
	Makromol Chem Macromol Sump Viol 24 (1989) 241
[13]	D Münchmever W Ehrfeld A Maner W Schelh:
[13]	Aufbau und Fertigungseinrichtungen von Masken für die Röntgentiefenlithographie
	KfK Nachrichten, Kernforschungszentrum Karlsruhe, Vol.4 (1987) 180
[14]	T. Kaino:
	Plastic Materials for Optical Communications
_	Opt. Devices & Fibers, Vol.17, Ohmsha Ltd. and North-Holland Publishing Co. (1985) 56
[15]	G.Schreyer:
	Optische Eigenschaften der Acrylgläser
	Kunstotthandbuch Bd. 9, Hanser, Munchen, 1979, 5.169

[16]	H.G. Unger:
	Optische Nachrichtentechnik Teil I und II
	Hüthig Verlag, Heidelberg, 1984
[17]	G. Knoblauch:
	Koppel- und Verteilerelemente
	Opto Elektronik Magazin, Vol.2,3 (1986) 202
[18]	R.M. Glen:
	Polymeric Optical Fibre
	Chemtronics, Vol.1 (1986) 98
[19]	J.Göttert:
	Untersuchungen zu Eignung von Copolymeren mit PMMA als dicke Resistschichten in der
	Röntgentiefenlithographie
	Diplomarbeit an der Universität Bonn, Bonn-IR-87-44, Nov. 1987
[20]	M.Born, E.Wolf
	Principles of Optics
	Pergamon Press, Oxford, 1986, S.87
[21]	N.J.Mills:
	Optical Properties of Polymers
	Encyclopedia of Polymer Science and Engineering, Vol.10, J. Wiley, 1987
[22]	J.Mohr, W.Ehrfeld, D.Münchmeyer:
	Analyse der Defektstrukturen und der Genauigkeit der Strukturübertragung bei der
	Röntgentiefenlithographie mit Synchrotronstrahlung
	KfK-Bericht 4414, Kernforschungszentrum Karlsruhe, 1988
[23]	T.Kaino,M.Fujiki,K.Jinguji:
	Preparation of Plastic Optical Fibers
	Review El.Comm.Lab., Vol.32/3 (1984)478
[24]	C.S.Shepard:
	Azo Compounds
	Encyclopedia of Polymer Science and Engineering, Vol.2, J. Wiley, 1985
[25]	W.Wunderlich, W.Stickler
	The Free Radical Polymerisation of Some Methacrylates at Very High Conversion
	Polym.Sci.and Tech.Adv. in Polym.Synt., New York,31.1985
[26]	A. Reule:
	Das Auflösungsvermögen von Gittern in planaren Multimode-Wellenleitern und sein
	Zusammenhang mit der Krümmung der Spektrallinien in Gitterspektrographen
	Optik, Vol.66/1 (1983) 73
[27]	M.C. Hutley:
	Diffraction Gratings
	Academic Press, London, 1982
[28]	E.G.Loewen, M.Nevière, D.Maystre:
	Grating efficiency theory as it applies to blazed and holographic gratings
	Appl.Opt.,Vol.26/10 (1977) 2711
[29]	P.Petit:
	Electromagnetic Theory of Gratings
	Springer, Berlin, 1980
[30]	S.Engman, P.Lindblom:
	Blaze Characteristics of Echelle Gratings
	Appl.Opt., Vol.21/23 (1982) 4356
[31]	M.C. Hutley, W.R.Hunter:
	Variation of Blaze of Concave Diffraction Gratings
	Appl.Opt., Vol.20/2 (1981) 245
[32]	T.Harada, T.Kita:
	Mechanically ruled aberration-corrected concave gratings
	Appl.Opt.,Vol.19/23 (1980) 3987
[33]	Fiberguide Industries, Stirling-New Jersey, USA - 07980
[34]	F.James, M.Roos:
	Function Minimization and Error Analysis
	Comp.Phys.Com., Vol.10 (1975) 343

 Encyclopedia of Polym Sci. and Eng., Vol. 14, J.Wiley, 1988 D.N.Waters Proc. S.Int. Conf. Ramanspectroscopy, Unsiversität Freiburg, 28. Sept. 1976, 500/501 B.Miller: Why 'good' resins makes bad parts - and what you can do about it Plastics World, 16. Febr. 1976 H. Batzer: Polymere Werkstoffe, Bd.1 Thieme, Stuttgart, 1985 T. Murayama, 1985 G.W. Stroke: Diffraction Gratings Handbuch der Physik, Bd.29, Springer, Berlin, 1967, S.426 Elsevier, Amsterdam, 1978 Handbuch der Physik, Bd.29, Springer, Berlin, 1967, S.426 Elsevier, Amsterdam, 1978 Handbuch der Physik, Bd.29, Springer, Berlin, 1967, S.426 Elsevier, Amsterdam, 1978 Hardbuch der Physik, Bd.29, Springer, Berlin, 1967, S.426 Elsevier, Amsterdam, 1978 Hardbuch der Physik, Bd.29, Springer, Berlin, 1967, S.426 Elsevier, Amsterdam, 1978 Hardbuch der Physik, Bd.29, Springer, Berlin, 1967, S.426 Elsevier, Amsterdam, 1978 Harmening: W. Harmening: Untersuchung zur Abformung galvanisierbarer Mikrostrukturformteile mit großen Aspektverhältnis aus leitfähigen und isolierenden Kunststoffen nach dem LIGA-Verfahren Dissertation an der Universität Karlsruhe, Fak. Maschinenbau, Dez. 1889 L. Könczöl, W. Döll, H.H.Kausch, K. Jud: Interferenzmikroskopische Untersuchungen von verschweissten PMMA-Proben Kunststoffe, Vol.72 (1982) 46 J.Steffen, A. Neyer, F. Voges: Direct Measurement of Refractive Index Profiles of Ti:LiNbO₃ Planar and Stripe Waveguides by Reflectivity Profiling He g. and Guided-Wave Optics, Techn. Dig. Series, Vol. 4 (1989) 121 L.McAdams, J.A. Gannon Epoxyl Resins Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol. 6, J.Wiley, 1986 W. W. Parkinson, O. Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl. Eng. and Design, Vol. 17	[35]	R.E.Pepper, R.J.Samuels: Refractometry
 Proc. 5. Int. Conf. Ramanspectroscopy, Unsiversität Freiburg, 28. Sept. 1976, 500/501 B. Miller: Why 'good' resins makes bad parts - and what you can do about it Plastics World, 16. Febr. 1976 H. Batzer: Polymere Werkstoffe, Bd. 1 Thieme, Stuttgart, 1985 T. Murayama Dynamic Mechanical Analysis of Polymeric Material, Elsevier, Amsterdam 1982 G. W. Stroke: Diffraction Gratings Handbuch der Physik, Bd. 29, Springer, Berlin, 1967, 5.426 Elsevier, Amsterdam, 1978 H. Fa Reichert-Jung, D-6901 NuBloch W. Zens: Prülen von Oberflächen Kontrolle, Vol. 11/12 (1987) M. Harmening: Untersuchung zur Abformung galvanisierbarer Mikrostrukturformteile mit großen Untersuchung zur Abformung galvanisierbaren Mikrostrukturformteile mit großen Untersuchung zur Abformung galvanisierbaren Mikrostrukturformteile mit Großen Aspektverhältnis aus leitfähigen und isolierenden Kunststoffen nach dem LIGA-Verfahren Dissertation an der Universität Karlsruhe, Fak. Maschinenbau, Dez. 1989 L. Könczöl, W. Döll, H.H. Kausch, K. Jud: Interferenznikroskpische Untersuchungen von verschweissten PMMA-Proben Kunststoffe, Vol. 72 (1982) 46 J. Stelfen, A. Neyer, E. Voges: Direct Measurement of Refractive Index Profiles of Ti:LiNbO₃ Planar and Stripe Waveguides by Reflectivity Profiling Integ and Guided-Wave Optics, Techn. Dig Series, Vol. 4 (1989) 121 L. McAdams, J.A. Gannon Epoxy Resins Encyclopedia of Polym Sci. and Eng., Vol. 6, J.Wiley, 1986 W. W. Parkinson, O. Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl Eng. and Design, Vol. 17 (1971) 247 M. Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 J. R. Hall, C.A. L. Westerdahl, A.T. Devine, M.J. Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol. 13 (1969) G. Cancellieri, U. Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Dev	[36]	Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol.14, J.Wiley, 1988 D.N.Waters
 Why 'good' resins makes bad parts - and what you can do about it Plastics World, 16. Febr. 1976 H. Batzer: Polymere Werkstoffe, Bd. 1 Thieme, Stuttgart, 1985 T. Murayama Dynamic Mechanical Analysis of Polymeric Material, Elsevier, Amsterdam 1982 G. W. Stroke: Diffraction Gratings Handbuch der Physik, Bd. 29, Springer, Berlin, 1967, S. 426 Elsevier, Amsterdam, 1978 Fa Reichert-Jung, D-6901 Nußloch W. Zens: Prüfen von Oberflächen Kontrolle, Vol. 11/12 (1987) Perkin-Elmer, D-7770 Überlingen M. Harmening: Untersuchung zur Abformung galvanisierbarer Mikrostrukturformteile mit großen Aspektverhältnis aus leitfähigen und isolierenden Kunststoffen nach dem LIGA-Verfahren Dissertation an der Universität Karlsruhe, Fak. Maschinenbau, Dez. 1989 L. Könczöl, W. Döll, H. H. Kausch, K. Jud: Interferenznikroskopische Untersuchungen von verschweisten PMMA-Proben Kunststoffe, Vol. 72 (1982) 46 J. Steffen, A. Neyer, E. Voges: Direct Measurement of Refractive Index Profiles of Ti: LiNbO₃ Planar and Stripe Waveguides by Reflectivity Profiling Integ and Guided-Wave Optics, Techn. Dig.Series, Vol. 4 (1989) 121 L. Konczol, W. Doll, Sci. and Eng., Vol. 6, J. Wiley, 1986 W. W. Parkinson, O. Sisman The Use of Polym Sci. and Eng., Vol. 6, J. Wiley, 1986 W. W. Parkinson, O. Sisman The Use of Polym Sci. and Eng., Vol. 6, J. Wiley, 1986 W. W. Parkinson, O. Sisman The Use of Polym Sci. and Eng., Vol. 6, J. Wiley, 1986 W. W. Parkinson, O. Sisman The Use of Polym Sci. and Eng., Vol. 6, J. Wiley, 1986 W. W. Parkinson, O. Sisman The Use of Polym Sci. and Eng., Vol. 7 (1971) 247 M. Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 J. R. Hall, C. A. L. Westerdahl, A. T. Devine, M.J. Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl. Polym, Sci., Vol. 13 (1969) G. Garau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 J. L. Ut	[37]	Proc.5.Int.Conf.Ramanspectroscopy, Unsiversität Freiburg, 28. Sept. 1976, 500/501 B.Miller:
 [38] H.Batzer: Polymere Werkstoffe, Bd. 1 Thieme, Stuttgar, 1985 [39] T. Murayama Dynamic Mechanical Analysis of Polymeric Material, Elsevier, Amsterdam 1982 [40] G.W. Stroke: Diffraction Gratings Handbuch der Physik, Bd.29, Springer, Berlin, 1967, 5.426 Elsevier, Amsterdam, 1978 [41] Fa Reichert-Jung, D-6901 Nußloch [42] W.Zens: Prüfen von Oberflächen Kontrolle, Vol. 11/12 (1987) [43] Perkin-Elmer, D-7770 Überlingen [44] M. Harmening: Untersuchung zur Abformung galvanisierbarer Mikrostrukturformteile mit großen Aspektverhältnis aus leitfahigen und isolierenden Kunststolfen nach dem LIGA-Verfahren Dissertation an der Universität Karlsruhe, Fak.Maschinenbau, Dez. 1989 [45] L.Konczöl, W.Döll, H.H.Kausch, K.Jud: Interferenzmikroskopische Untersuchungen von verschweissten PMMA-Proben Kunststoffe, Vol. 72 (1982) 46 [46] J.Steffen, A.Neyer, E. Voges: Direct Measurement of Refractive Index Profiles of Ti:LiNbO₃ Planar and Stripe Waveguides by Reflectivity Profiling Integ, and Guided-Wave Optics, Techn. Dig.Series, Vol. 4 (1989) 121 [47] L.McAdams, J.A.Gannon Epoxy Resins Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol. 6, J.Wiley, 1986 [48] W.W.Parkinson, O.Sisman The Use of Plastics and Elatomers in Nuclear Radiation Nucl.Eng. and Design, Vol. 17 (1971) 247 [49] M.Shen [41] C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol. 13 (1969) [50] J. R.Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol. 13 (1969) [51] G. Carcellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G. Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Prilaum, München, 1986 [54] I.N.Bronstein, K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deut	[07]	Why 'good' resins makes bad parts - and what you can do about it Plastics World, 16. Febr. 1976
 Interne, stuttgart, 1985 T. Murayama Dynamic Mechanical Analysis of Polymeric Material, Elsevier, Amsterdam 1982 G.W. Stroke: Diffraction Gratings Handbuch der Physik, Bd. 29, Springer, Berlin, 1967, S. 426 Elsevier, Amsterdam, 1978 Fa Reichert-Jung, D-6901 NuBloch W. Zens: Prüfen von Oberflächen Kontrolle, Vol. 11/12 (1987) Perkin-Elmer, D-7770 Überlingen M. Harmening: Untersuchung zur Abfornung galvanisierbarer Mikrostrukturformteile mit großen Aspektverhältnis aus leitfähigen und isolierenden Kunststoffen nach dem LIGA-Verfahren Dissertation an der Universität Karlsruhe, Fak. Maschinenbau, Dez. 1989 L. Könczöl, W. Döll, H.H. Kausch, K. Jud: Interferenzmikroskopische Untersuchungen von verschweissten PMMA-Proben Kunststoffe, Vol. 72 (1982) 46 J. Steffen, A. Neyer, E. Voges: Direct Measurement of Refractive Index Profiles of Ti:LiNbO₃ Planar and Stripe Waveguides by Reflectivity Profiling Integ. and Guided-Wave Optics, Techn. Dig.Series, Vol. 4 (1989) 121 L. Kodams, J. A. Gannon Epoxy Resins Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol. 6, J. Wiley, 1986 W. W. Parkinson, O. Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl. Eng. and Design, Vol. 17 (1971) 247 M. Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 J. R. Hall, C.A.L. Westerdahl, A.T. Devine, M.J. Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci. G. Garcellieri, U. Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 G. Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 L. N. Bronstein, K.A. Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 	[38]	H.Batzer: Polymere Werkstoffe, Bd.1 This was fit stars at 1995
 Dynamic Mechanical Analysis of Polymeric Material, Elsevier, Amsterdam 1982 G. W. Stroke: Diffraction Gratings Handbuch der Physik, Bd.29, Springer, Berlin, 1967, S.426 Elsevier, Amsterdam, 1978 Fa Reichert-Jung, D-6901 Nußloch W. Zens: Prüfen von Oberflächen Kontrolle, Vol. 11/12 (1987) Perkin-Elmer, D-7770 Überlingen M. Harmening: Untersuchung zur Abformung galvanisierbarer Mikrostrukturformteile mit großen Aspektverhältnis aus leitfähigen und isolierenden Kunststoffen nach dem LIGA-Verfahren Dissertation an der Universität Karlsruhe, Fak.Maschinenbau, Dez. 1989 L. Könczöl, W. Döll, H.H. Kausch, K. Jud: Interferenzmikroskopische Untersuchungen von verschweissten PMMA-Proben Kunststoffe, Vol.72 (1982) 46 J. Steffen, A. Neyer, E. Voges: Direct Measurement of Refractive Index Profiles of Ti:LiNbO₃ Planar and Stripe Waveguides by Reflectivity Profiling Integ. and Guided-Wave Optics, Techn. Dig.Series, Vol.4 (1989) 121 LMCAdams, J.A. Gannon Epoxy Resins Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol.6, J.Wiley, 1986 W.W. Parkinson, O. Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl. Eng. and Design, Vol.17 (1971) 247 M. Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 J. R. Hall, C.A.L. Westerdahl, A.T. Devine, M.J. Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl. Polym.Sci., Vol.13 (1969) G. Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 G. Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 L. N. Bronstein, K.A. Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 	[39]	T. Murayama
 Diffraction Gratings Handbuch der Physik, Bd.29, Springer, Berlin, 1967, S. 426 Elsevier, Amsterdam, 1978 [41] Fa Reichert-Jung, D-6901 Nußloch [22] W. Zens: Prüfen von Oberflächen Kontrolle, Vol. 11/12 (1987) [43] Perkin-Elmer, D-7770 Überlingen [44] M. Harmening: Untersuchung zur Abformung galvanisierbarer Mikrostrukturformteile mit großen Aspektverhältnis aus leitfähigen und isolierenden Kunststoffen nach dem LIGA-Verfahren Dissertation an der Universität Karlsruhe, Fak.Maschinenbau, Dez. 1989 [45] L. Könczöl, W. Döll, H. H. Kausch, K. Jud: Interferenzmikroskopische Untersuchungen von verschweissten PMMA-Proben Kunststoffe, Vol. 72 (1982) 46 [46] J. Steffen, A. Neyer, E. Voges: Direct Measurement of Refractive Index Profiles of Ti: LiNbO₃ Planar and Stripe Waveguides by Reflectivity Profiling Integ, and Guided-Wave Optics, Techn. Dig.Series, Vol. 4 (1989) 121 [47] L. McAdams, J. A. Gannon Epoxy Resins Encyclopedia of Polym. Sci. and Eng., Vol. 6, J.Wiley, 1986 [48] W. W. Parkinson, O. Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl. Eng. and Design, Vol. 17 (1971) 247 [49] M. Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 [50] J. R. Hall, C. A.L. Westerdahl, A.T. Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl. Polym. Sci., Vol. 13 (1969) [51] G. Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Litchtwellenieitertechnik Pringer, Berlin, 1986 [54] I. N. Bronstein, K.A. Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 	[40]	Dynamic Mechanical Analysis of Polymeric Material, Elsevier, Amsterdam 1982 G.W. Stroke:
 [41] Fa Reichert-Jung, D-6901 Nußloch [42] W. Zens: Prüfen von Oberflächen Kontrolle, Vol. 11/12 (1987) [43] Perkin-Elmer, D-7770 Überlingen [44] M. Harmening: Untersuchung zur Abformung galvanisierbarer Mikrostrukturformteile mit großen Aspektverhältnis aus leitfähigen und isolierenden Kunststoffen nach dem LIGA-Verfahren Dissertation an der Universität Karlsruhe, Fak.Maschinenbau, Dez. 1989 [45] L. Könczöl, W. Döll, H. H. Kausch, K. Jud: Interferenzmikroskopische Untersuchungen von verschweissten PMMA-Proben Kunststoffe, Vol. 72 (1982) 46 [46] J. Steffen, A. Neyer, E. Voges: Direct Measurement of Refractive Index Profiles of Ti:LiNbO₃ Planar and Stripe Waveguides by Reflectivity Profiling Integ, and Guided-Wave Optics, Techn. Dig.Series, Vol.4 (1989) 121 [47] L. McAdams, J.A. Gannon Epoxy Resins Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol.6, J. Wiley, 1986 [48] W. W. Parkinson, O. Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl.Eng. and Buiden, Vol. 17 (1971) 247 [49] M. Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 [50] J. R. Hall, C. A. L. Westerdahl, A. T. Devine, M.J. Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl. Polym.Sci., Vol. 13 (1969) [51] G. Cancellieri, U. Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G. Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I. N. Bronstein, K.A. Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 		Diffraction Gratings Handbuch der Physik, Bd.29, Springer,Berlin, 1967, S.426 Elsevier, Amsterdam, 1978
 [42] W. Zens: Prüfen von Oberflächen Kontrolle, Vol. 11/12 (1987) [43] Perkin-Elmer, D-7770 Überlingen [44] M. Harmening: Untersuchung zur Abformung galvanisierbarer Mikrostrukturformteile mit großen Aspektverhältnis aus leitfähigen und isolierenden Kunststoffen nach dem LIGA-Verfahren Dissertation an der Universität Karlsruhe, Fak. Maschinenbau, Dez. 1989 [45] L. Könczöl, W. Döll, H. H. Kausch, K. Jud: Interferenzmikroskopische Untersuchungen von verschweissten PMMA-Proben Kunststoffe, Neyer, E. Voges: Direct Measurement of Refractive Index Profiles of Ti:LINbO₃ Planar and Stripe Waveguides by Reflectivity Profiling Integ. and Guided-Wave Optics, Techn. Dig.Series, Vol. 4 (1989) 121 [47] L. McAdams, J.A. Gannon Epoxy Resins Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol. 6, J. Wiley, 1986 [48] W. W. Parkinson, O. Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl.Eng. and Design, Vol. 17 (1971) 247 [49] M.Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 [50] J. R. Hall, C.A. L. Westerdahl, A. T. Devine, M.J. Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym. Sci., Vol. 13 (1969) [51] G. Cancellieri, U. Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G. Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I. N. Bronstein, K.A. Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 	[41]	Fa Reichert-Jung, D-6901 Nußloch
 Frühen von Obernation Kontrolle, Vol. 11/12 (1987) Perkin-Elmer, D-7770 Überlingen M. Harmening: Untersuchung zur Abformung galvanisierbarer Mikrostrukturformteile mit großen Aspektverhältnis aus leitfähigen und isolierenden Kunststoffen nach dem LIGA-Verfahren Dissertation an der Universität Karlsruhe, Fak.Maschinenbau, Dez. 1989 L.Könczöl, W. Döll, H.H.Kausch, K. Jud: Interferenzmikroskopische Untersuchungen von verschweissten PMMA-Proben Kunststoffe, Vol. 72 (1982) 46 J.Steffen, A.Neyer, E.Voges: Direct Measurement of Refractive Index Profiles of Ti:LiNbO₃ Planar and Stripe Waveguides by Reflectivity Profiling Integ.and Guided-Wave Optics, Techn.Dig.Series, Vol. 4 (1989) 121 L.McAdams, J.A.Gannon Epoxy Resins Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol.6, J.Wiley, 1986 W.W.Parkinson, O.Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl.Eng. and Design, Vol. 17 (1971) 247 M.Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 J.R. Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol. 13 (1969) G.Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 D.Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 I.N. Bronstein, K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 	[42]	W.Zens:
 [43] Perkin-Elmer, D-7770 Überlingen [44] M. Harmening: Untersuchung zur Abformung galvanisierbarer Mikrostrukturformteile mit großen Aspektverhältnis aus leitfähigen und isolierenden Kunststoffen nach dem LIGA-Verfahren Dissertation an der Universität Karlsruhe, Fak.Maschinenbau, Dez. 1989 [45] L.Könczöl, W. Döll, H.H.Kausch, K. Jud: Interferenzmikroskopische Untersuchungen von verschweissten PMMA-Proben Kunststoffe, Vol.72 (1982) 46 [46] J.Steffen, A.Neyer, F. Voges: Direct Measurement of Refractive Index Profiles of Ti:LiNbO₃ Planar and Stripe Waveguides by Reflectivity Profiling Integ. and Guided-Wave Optics, Techn. Dig.Series, Vol.4 (1989) 121 [47] L.McAdams, J.A.Gannon Epoxy Resins Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol.6, J.Wiley, 1986 [48] W.W.Parkinson, O.Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl.Eng. and Design, Vol.17 (1971) 247 [49] M.Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 [50] J.R. Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol. 13 (1969) [51] G.Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I. N. Bronstein, K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 		Pruten von Obertlächen Kontrolle, Vol 11/12 (1987)
 [44] M. Harmening: Untersuchung zur Abformung galvanisierbarer Mikrostrukturformteile mit großen Aspektverhältnis aus leitfähigen und isolierenden Kunststoffen nach dem LIGA-Verfahren Dissertation an der Universität Karlsruhe, Fak. Maschinenbau, Dez. 1989 [45] L. Könczöl, W. Döll, H. H. Kausch, K. Jud: Interferenzmikroskopische Untersuchungen von verschweissten PMMA-Proben Kunststoffe, Vol.72 (1982) 46 [46] J. Steffen, A. Neyer, E. Voges: Direct Measurement of Refractive Index Profiles of Ti:LiNbO₃ Planar and Stripe Waveguides by Reflectivity Profiling Integ.and Guided-Wave Optics, Techn. Dig.Series, Vol.4 (1989) 121 [47] L. McAdams, J. A. Gannon Epoxy Resins Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol.6, J. Wiley, 1986 [48] W. W. Parkinson, O. Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl.Eng. and Design, Vol.17 (1971) 247 [49] M. Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 [50] J. R. Hall, C. A.L. Westerdahl, A.T. Devine, M.J. Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol.13 (1969) [51] G. Cancellieri, U. Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G. Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I. N. Bronstein, K.A. Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 	[43]	Perkin-Elmer, D-7770 Überlingen
 Untersuchung zur Abformung galvanisierbarer Mikrostrukturformeile mit großen Aspektverhältnis aus leitfähigen und isolierenden Kunststoffen nach dem LIGA-Verfahren Dissertation an der Universität Karlsruhe, Fak.Maschinenbau, Dez. 1989 [45] L.Könczöl, W.Döll, H.H.Kausch, K.Jud: Interferenzmikroskopische Untersuchungen von verschweissten PMMA-Proben Kunststoffe, Vol.72 (1982) 46 [46] J.Steffen, A.Neyer, E.Voges: Direct Measurement of Refractive Index Profiles of Ti:LiNbO₃ Planar and Stripe Waveguides by Reflectivity Profiling Integ, and Guided-Wave Optics, Techn.Dig.Series, Vol.4 (1989) 121 [47] L.McAdams, J.A.Gannon Epoxy Resins Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol.6, J.Wiley, 1986 [48] W.W.Parkinson, O.Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl.Eng. and Design, Vol. 17 (1971) 247 [49] M.Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 [50] J.R.Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol. 13 (1969) [51] G.Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I. N. Bronstein, K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 	[44]	M.Harmening:
 Aspektvernattnis aus leitranigen und isolierenden Kunststörten hach dem LIGA-Verrähren Dissertation an der Universität Karlsruhe, Fak.Maschinenbau, Dez. 1989 [45] L.Könczöl, W.Döll, H.H.Kausch, K.Jud: Interferenzmikroskopische Untersuchungen von verschweissten PMMA-Proben Kunststoffe, Vol.72 (1982) 46 [46] J.Steffen, A.Neyer, E.Voges: Direct Measurement of Refractive Index Profiles of Ti:LiNbO₃ Planar and Stripe Waveguides by Reflectivity Profiling Integ. and Guided-Wave Optics, Techn.Dig.Series, Vol.4 (1989) 121 [47] L.McAdams, J.A.Gannon Epoxy Resins Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol.6, J.Wiley, 1986 [48] W.W.Parkinson, O.Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl.Eng. and Design, Vol.17 (1971) 247 [49] M.Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 [50] J. R. Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol.13 (1969) [51] G.Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N. Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 		Untersuchung zur Abformung galvanisierbarer Mikrostrukturformteile mit großen
 L.Könczöl, W.Döll, H.H.Kausch, K.Jud: Interferenzmikroskopische Untersuchungen von verschweissten PMMA-Proben Kunststoffe, Vol.72 (1982) 46 J.Steffen, A.Neyer, E.Voges: Direct Measurement of Refractive Index Profiles of Ti:LiNbO₃ Planar and Stripe Waveguides by Reflectivity Profiling Integ. and Guided-Wave Optics, Techn.Dig.Series, Vol.4 (1989) 121 L.McAdams, J.A.Gannon Epoxy Resins Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol.6, J.Wiley, 1986 W.W.Parkinson, O.Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl.Eng. and Design, Vol.17 (1971) 247 M.Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 J. R. Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol.13 (1969) G. Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 G. Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 I.N. Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 		Aspektvernaltnis aus leittanigen und isolierenden Kunststotten nach dem LiGA-vertahren Dissertation an der Universität Karlsruhe, Eak Maschinenbau, Dez 1989
 Interferenzmikroskopische Untersuchungen von verschweissten PMMA-Proben Kunststoffe, Vol.72 (1982) 46 [46] J.Steffen, A. Neyer, E. Voges: Direct Measurement of Refractive Index Profiles of Ti:LiNbO₃ Planar and Stripe Waveguides by Reflectivity Profiling Integ.and Guided-Wave Optics, Techn.Dig.Series, Vol.4 (1989) 121 [47] L.McAdams, J.A.Gannon Epoxy Resins Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol.6, J.Wiley, 1986 [48] W.W.Parkinson, O.Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl. Eng. and Design, Vol.17 (1971) 247 [49] M.Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 [50] J.R. Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol.13 (1969) [51] G. Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G. Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N. Bronstein, K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 	[45]	L.Könczöl, W.Döll, H.H.Kausch, K.Jud:
 Kunststoffe, Vol.72 (1982) 46 J.Steffen, A.Neyer, E.Voges: Direct Measurement of Refractive Index Profiles of Ti:LiNbO₃ Planar and Stripe Waveguides by Reflectivity Profiling Integ.and Guided-Wave Optics, Techn.Dig.Series, Vol.4 (1989) 121 L.McAdams, J.A.Gannon Epoxy Resins Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol.6, J.Wiley, 1986 W.W.Parkinson, O.Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl.Eng. and Design, Vol.17 (1971) 247 M.Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 J.R.Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol.13 (1969) G. Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 G. Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 I.N. Bronstein,K.A. Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 		Interferenzmikroskopische Untersuchungen von verschweissten PMMA-Proben
 [46] J.Steffen, A.Neyer, E.Voges: Direct Measurement of Refractive Index Profiles of Ti:LiNbO₃ Planar and Stripe Waveguides by Reflectivity Profiling Integ. and Guided-Wave Optics, Techn.Dig.Series, Vol.4 (1989) 121 [47] L.McAdams, J.A.Gannon Epoxy Resins Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol.6, J.Wiley, 1986 [48] W.W.Parkinson, O.Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl.Eng. and Design, Vol.17 (1971) 247 [49] M.Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 [50] J.R.Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol.13 (1969) [51] G.Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 		Kunststoffe, Vol.72 (1982) 46
 Birect Measurement of Kerractive Index Profiles of 11:LINBO3 Planar and stripe Waveguides by Reflectivity Profiling Integ. and Guided-Wave Optics, Techn. Dig.Series, Vol.4 (1989) 121 [47] L.McAdams, J.A.Gannon Epoxy Resins Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol.6, J.Wiley, 1986 [48] W.W.Parkinson, O.Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl.Eng. and Design, Vol.17 (1971) 247 [49] M.Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 [50] J.R.Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol.13 (1969) [51] G.Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N.Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 	[46]	J.Steffen, A.Neyer, E.Voges:
 Integand Guided-Wave Optics, Techn.Dig.Series, Vol.4 (1989) 121 [47] L.McAdams, J.A.Gannon Epoxy Resins Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol.6, J.Wiley, 1986 [48] W.W.Parkinson, O.Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl.Eng. and Design, Vol.17 (1971) 247 [49] M.Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 [50] J.R.Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol.13 (1969) [51] G.Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N.Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 		Mayequides by Reflectivity Profiling
 [47] L.McAdams, J.A.Gannon Epoxy Resins Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol.6, J.Wiley, 1986 [48] W.W.Parkinson, O.Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl.Eng. and Design, Vol.17 (1971) 247 [49] M.Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 [50] J.R.Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol.13 (1969) [51] G.Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 		Integ.and Guided-Wave Optics, Techn.Dig.Series, Vol.4 (1989) 121
 Epoxy Resins Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol.6, J.Wiley, 1986 [48] W.W.Parkinson, O.Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl.Eng. and Design, Vol.17 (1971) 247 [49] M.Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 [50] J.R.Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol.13 (1969) [51] G. Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N.Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 	[47]	L.McAdams, J.A.Gannon
 Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol.6, J.Wiley, 1986 [48] W.W.Parkinson, O.Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl.Eng. and Design, Vol.17 (1971) 247 [49] M.Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 [50] J.R.Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol.13 (1969) [51] G.Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N.Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 		Epoxy Resins
 [48] W.W.Parkinson, O.Sisman The Use of Plastics and Elastomers in Nuclear Radiation Nucl.Eng. and Design, Vol.17 (1971) 247 [49] M.Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 [50] J.R.Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol.13 (1969) [51] G.Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N.Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 	[40]	Encyclopedia of Polym.Sci. and Eng., Vol.6, J.Wiley, 1986
 Interview of Plastics and Elastonie's in Nuclear Kadiation Nucl.Eng. and Design, Vol.17 (1971) 247 [49] M.Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 [50] J.R.Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol.13 (1969) [51] G.Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N.Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 	[48]	W.W.Parkinson, U.Sisman The Use of Plastics and Elastomors in Nuclear Padiation
 [49] M.Shen Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 [50] J.R.Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol. 13 (1969) [51] G.Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N.Bronstein, K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 		Nucl Eng. and Design. Vol. 17 (1971) 247
 Plasma Chemistry of Polymers Decker, New York, 1976 [50] J.R.Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol.13 (1969) [51] G.Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N.Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 	[49]	M.Shen
 Decker, New York, 1976 [50] J.R.Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol.13 (1969) [51] G.Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N.Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 		Plasma Chemistry of Polymers
 [50] J.R.Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar: Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol.13 (1969) [51] G.Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N.Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 	[= 0]	Decker, New York, 1976
 Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adnesive Bonding Appl.Polym.Sci., Vol.13 (1969) [51] G.Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N.Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 	[50]	J.R.Hall, C.A.L.Westerdahl, A.T.Devine, M.J.Bodnar:
 [51] G.Cancellieri, U.Ravaioli: Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N.Bronstein, K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 		Activated Gas Plasma Surface Treatment of Polymers for Adhesive Bonding
 Measurements of Optical Fibers and Devices Artech House, 1984 [52] G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N.Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 	[51]	G.Cancellieri, U.Ravaioli:
Artech House, 1984[52]G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986[53]D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986[54]I.N.Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun		Measurements of Optical Fibers and Devices
 [52] G.Grau: Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N.Bronstein, K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 		Artech House, 1984
 Optische Nachrichtentechnik Springer, Berlin, 1986 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N.Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 	[52]	G.Grau:
 [53] D. Lutzke: Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N.Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 		Optische Nachrichtentechnik
 [55] D. Luzke. Lichtwellenleitertechnik Pflaum, München, 1986 [54] I.N.Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun 	[53]	Springer, Berlin, 1986
Pflaum, München, 1986 [54] I.N.Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun	[22]	Lichtwellenleitertechnik
[54] I.N.Bronstein,K.A.Semendjajew: Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun		Pflaum, München, 1986
Taschenbuch der Mathematik Deutsch, Thun	[54]	I.N.Bronstein,K.A.Semendjajew:
Deutsch, Thun		Taschenbuch der Mathematik
		Deutsch, Thun

[55]	W.T. Welford:
	Optical Calculations and Optical Instruments, an Introduction
	Handbuch der Physik, Bd.29, Springer, Berlin, 1967, S.1
[56]	T.Namioka:
	Theory of the Concave Grating
	J.Opt.Soc.Am., Vol. 49/5 (1959) 446
[57]	T.Namioka:
	Theory of the Ellipsoidal Concave Grating
	J.Opt.Soc.Am., Vol.51/1 (1961) 4
[58]	G.Hass, L.Hadley:
	Optical Properties of Metals
	American Institute of Physics Handbook, McGrawHill, New York, 1972
[59]	Meinke, Gundlach:
	Taschenbuch der Hochfrequenztechnik
	Springer, Berlin, 1986
[60]	G.H. Spencer, R.K.Murty:
	General Raytracing Procedure
	J.Opt.Soc.Am. 52/6 (1962) 673

Die vorliegende Arbeit entstand im Rahmen eines vom Kernforschungszentrum Karlsruhe gewährten Doktorandenstipendiums und wurde am Institut für Mikrostrukturtechnik der Universität und des Kernforschungszentrums Karlsruhe durchgeführt.

Wir bedanken uns bei den Mitarbeitern der Röntgentiefenlithographie, der Abformtechnik, der feinwerktechnischen Abteilung, des Elektroniklabors und der Werkstatt für die gute Zusammenarbeit.

Außerdem danken wir den Mitarbeitern des Bonner Synchrotrons, der Firma Steag, Abteilung Mikrotechnik, des Instituts für Hochfrequenztechnik in Dortmund, der Hoechst AG, der Firma Optocom sowie der Schott-Glaswerke für die freundliche Unterstützung, die wesentlich zur erfolgreichen Durchführung dieser Arbeit beigetragen hat.