End-Hall 与 APS 离子源辅助沉积制备的 薄膜特性

艾万君1,2 熊胜明1

(¹中国科学院光电技术研究所,四川 成都 610209) ²中国科学院研究生院,北京 100049

摘要 利用离子束辅助沉积(IAD)技术制备了单层 HfO₂ 薄膜,离子源分别为 End-Hall 与 APS 离子源。采用 Lambda900 分光光度计、可变角光谱椭圆偏振仪(V-VASE)、X 射线衍射仪(XRD)、扫描电子显微镜(SEM)、ZYGO 干涉仪和激光量热计测试了薄膜的透射光谱、光学常数、晶体结构、表面形貌和吸收(1064 nm)。实验结果表明,薄 膜特性与辅助离子源及起始膜料有着密切的关系。End-Hall 离子源辅助沉积制备的薄膜出现轻微的折射率不均 匀性。两种离子源辅助沉积制备的薄膜折射率均较高,吸收损耗小,薄膜均为单斜晶相。不同离子源辅助沉积条 件下,利用金属 Hf 为起始膜料制备的薄膜表面平整度较好,其均方根粗糙度和总积分散射均相对较小。与 End-Hall 离子源相比,APS 离子源辅助沉积制备的薄膜吸收相对较小。

关键词 薄膜;HfO2 薄膜;离子束辅助沉积;离子源;薄膜特性

中图分类号 O484.4 文献标识码 A doi: 10.3788/CJL201138.1107001

Properties of Thin Films Prepared with End-Hall and APS Ion Assisted Deposition

Ai Wanjun^{1,2} Xiong Shengming¹

¹Institute of Optics and Electronics, Chinese Academy of Sciences, Chengdu, Sichuan 610209, China ²Graduate University of Chinese Academy of Sciences, Beijing 100049, China

Abstract HfO_2 thin films have been deposited by ion assisted deposition (IAD) with End-Hall and APS ion source respectively. Comprehensive characterization of these films such as transmittance spectra, optical constants, crystal structures, surface topography and absorption (1064 nm) have been studied via Lambda 900 spectrophotometer, variable angle spectroscopic ellipsometry (V-VASE), X-ray diffraction (XRD), scanning electron microscopy (SEM), ZYGO interferometer, and laser calorimeter. The results show that thin film properties have a close relationship with ion source and starting material. The films deposited with End-Hall ion source presents slightly inhomogeneous. These films made with End-Hall and APS ion sources respectively show high refractive index and low absorption loss, and the crystal structures of these films are monoclinic. Under deposition with different ion sources, the films prepared with hafnium as a starting material show even surface, low root mean square roughness and total integrated scattering. Compared with End-Hall ion source, the films deposited with APS ion source show lower absorption. **Key words** thin films; HfO₂ thin film; ion assisted deposition; ion sources; thin film properties **OCIS codes** 310.1860; 310.6188; 310.6860

1 引 言

在光学薄膜材料中,二氧化铪(HfO₂)被认为是 激光系统光学器件中最常用的高折射率薄膜材料之 一,具有紫外(UV)到红外(IR)较宽的透明区域 (0.22~12.00 μm),同时还具有很好的热稳定性、 化学稳定性、较好的光学与机械特性和较高的抗激

E-mail: awj422177370@163.com

导师简介:熊胜明(1964—),男,博士,研究员,主要从事光学薄膜方面的研究。E-mail: xsm@ioe.ac.cn

收稿日期: 2011-06-23; 收到修改稿日期: 2011-07-22

基金项目:国家 863 计划资助课题。

作者简介: 艾万君(1985-),男,硕士研究生,主要从事光学薄膜的制备及其特性等方面的研究。

光损伤阈值,因此在高功率激光系统中有着广泛的应用^[1~3]。HfO₂ 诸多的优良特性备受关注,通常作为高折射率材料与低折射率的 SiO₂ 组合来制备高性能的高反膜、增透膜、偏振片和滤光片等各种光学薄膜^[4]。

HfO₂ 薄膜的制备工艺很多,而且不同制备工 艺条件下得到的薄膜其特性明显不同,从而性能也 有很大的差异^[5~8]。在薄膜的制备过程中,施加离 子辅助有利于改善薄膜的特性,如提高薄膜的折射 率和堆积密度,改善薄膜的缺陷,降低薄膜的吸收, 提高薄膜的光学稳定性等^[5,9]。同时,离子辅助沉 积技术可以很好地改善薄膜的粘附力和致密性,但 在离子轰击的过程中易引入污染^[10]。因此,选择合 适的离子源及沉积工艺参数可以制备高质量的薄 膜。本文分别采用 End-Hall 和 APS 离子源辅助沉 积制备了单层 HfO₂ 薄膜,不同离子源辅助沉积条 件下,起始膜料分别为金属 Hf 和颗粒状 HfO₂。在 不同离子源辅助沉积条件下,分别对制备的薄膜进 行光学特性、结构特性、表面形貌和吸收特性的研 究,并对其结果进行了分析。

2 实 验

2.1 样品的制备

离子束辅助沉积(IAD)制备单层 HfO2 薄膜分 别在 H4411-Ⅱ型箱式镀膜机和 LEYBOLD APS 1104 高真空镀膜机上进行。其中 End-Hall 离子源 用于 H4411-Ⅱ型箱式镀膜机上, APS 离子源用于 APS 1104 高真空镀膜机上。End-Hall 离子源的工 作气体为 O₂,电子束中和气体为 Ar。APS 离子源 工作气体为 Ar,离子源出口气体为 O₂。基底材料 分别为紫外石英、K9 玻璃和 Si 片, 膜料为金属 Hf 和颗粒状 HfO2。End-Hall 离子源辅助反应蒸发金 属Hf 制备的单层HfO2 薄膜为 IAD-Hf(EH), End-Hall 离子源辅助蒸发颗粒状 HfO2 制备的单层 HfO₂ 薄膜为 IAD-HfO₂(EH)。APS 离子源辅助反 应蒸发金属 Hf 制备的单层 HfO2 薄膜为 IAD-Hf (APS), APS 离子源辅助蒸发颗粒状 HfO2 制备的 单层 HfO。 薄膜为 IAD-HfO。(APS)。 薄膜的监控 厚度均为400 nm,具体的制备工艺条件见表1。

表 1 单层 HfO₂ 薄膜的制备条件 Table 1 Deposition conditions of single layer HfO₂

Films	Base pressure $/(10^{-4} \text{ Pa})$	Chamber pressure /(10 ⁻² Pa)	Deposition rate /(nm/s)	$\begin{array}{c} Substrate \\ temperature \ / \ \mathbb{C} \end{array}$
IAD-Hf(EH)	6.8	2.1	0.12	no heater
IAD- $HfO_2(EH)$	7.5	2.3	0.35	no heater
IAD-Hf(APS)	2.0	2.7	0.15	120
IAD-HfO ₂ (APS)	10.0	3.0	0.16	120

2.2 样品的测试

HfO₂ 薄膜的透射光谱曲线采用 Perkin Elmer 公司生产的 Lambda900 分光光度计进行测试,测试 角度为 0°,测试波长范围为 $400 \sim 1200 \text{ nm}$,扫描步 长为 1 nm,透射率测量精度为 $\pm 0.08\%$ 。

HfO₂ 薄膜的光学常数采用可变角光谱椭圆偏 振仪(V-VASE)进行测试,测试波长范围为 240~ 1350 nm。

HfO₂ 薄膜的晶体结构采用日本理学的 D/maxγA 型 X 射线衍射仪(XRD)进行测试。所用靶材为 Cu 靶,1.33 kV/mA,扫描波长为 0.15405 nm,扫描角 度范围为 10°~70°,扫描步长为 0.03°。

HfO₂ 薄膜的表面形貌采用日本 HITACHI/S-4800 型扫描电子显微镜(SEM)进行观察。SEM 的 电子 源 为 冷场发射电子源,加速电压为 $0.5 \sim$ 30.0 kV,在高加速电压(15 kV)下,SEM 的二次电 子图像分辨率为 1 nm。 HfO₂ 薄膜的表面均方根(RMS)粗糙度采用 ZYGO干涉仪测量,测量方式为非接触式,仪器的 测量精度达到 0.1 nm。

HfO₂ 薄膜的吸收采用激光量热计进行测试,测试波长为 1064 nm,测试灵敏度优于 10^{-6} 。

3 实验结果及分析

3.1 样品透射光谱及光学常数的测量

图 1 为紫外石英(JGS1)基底上不同离子源辅助沉积下单层 HfO₂ 薄膜的透射光谱曲线。图 2 为Si基底上不同离子源辅助沉积下单层 HfO₂ 薄膜的折射率色散曲线,表 2 为对应单层 HfO₂ 薄膜550 nm处的折射率,其中 EBD-Hf 与 EBD-HfO₂ 薄膜分别为传统电子束蒸发(EBD)金属 Hf 和颗粒状 HfO₂ 制备。

由图 1 可以看出, End-Hall 离子源辅助沉积制备的HfO₂薄膜, 其透射率极大值稍高于基底的透



透射光谱曲线

Fig. 1 Transmittance spectra of HfO_2 films prepared by IAD with different ion sources

射率,表明薄膜出现轻微的折射率不均匀性,即薄膜 的折射率随厚度的变化而变化^[11]。这种折射率不 均匀性是由于薄膜生长方向的密度梯度所致^[12]。 APS离子源辅助沉积制备的HfO₂薄膜,其透射率 极大值与基底的透射率一致,表明制备的薄膜均为 折射率均匀性薄膜。由图 2 及表 2 可以看出,End-Hall离子源辅助沉积制备的HfO₂薄膜,起始膜料 为金属Hf得到的薄膜折射率相对较高,表明薄膜 的堆积密度相对较高,薄膜结构非常致密。起始膜 料为颗粒状HfO₂得到的薄膜折射率相对较低,表 明薄膜的堆积密度相对较低,薄膜结构的致密性也





IAD with different ion sources

稍低。APS离子源辅助沉积制备的HfO₂薄膜折射 率居中,对于不同的起始膜料,其薄膜的折射率很接 近。由图1和图2可以看出,对于不同淀积条件下 制备的薄膜,由于制备过程中沉积粒子能量以及基 底温度的不同,造成薄膜的折射率不同,表现为测得 的薄膜透射光谱出现不同程度的漂移。由表2及文 献[7,12]可知,与传统电子束蒸发制备的薄膜相比, 采用离子源辅助沉积制备的薄膜其折射率相对较高。 这主要是由于离子轰击的能量传递使达到基板的粒 子表面迁移率较大,使得堆积致密,折射率升高。

表 2 单层 HfO₂ 薄膜 550 nm 处的折射率 Table 2 Refractive index of single layer HfO₂ at 550 nm

Films	IAD-Hf (EH)	$IAD-HfO_2(EH)$	IAD-Hf (APS)	$IAD\text{-}HfO_2(APS)$	EBD-Hf	$EBD-HfO_2$
Refractive index (550 nm)	2.04032	1.99086	2.01584	2.01751	1.85289	1.94101

3.2 样品 XRD 的测量

纯的 HfO₂ 在大气压力下可以以 3 种结晶相的 形式存在:单斜相为低温稳定相,在 1720 ℃时转变 为四方相,到 2600 ℃时转变为立方相,在高压条件 下可能会存在正交相^[13]。利用 XRD 对不同离子源 辅助沉积下 HfO₂ 薄膜进行测试,得到薄膜的 XRD 谱如图 3 所示。

用于 XRD 测试的 HfO₂ 薄膜均是在 K9 玻璃 基底上制备的。由图 3 可以看出,薄膜的 XRD 衍射 谱随着离子源及起始膜料的不同有明显的差异。利 用 End-Hall 离子源辅助反应蒸发金属 Hf 制备的 HfO₂ 薄膜其择优取向较为明显,最强衍射峰为2*θ*= 34.18°,对应 HfO₂ 薄膜单斜结构中的(200)晶 面^[14]。同时,还可以看出该薄膜样品的结晶度较 高。利用 APS 离子源辅助沉积制备的薄膜,既有非 晶态的峰,又有明显的衍射峰,但衍射峰较少,且衍



图 3 不同离子源辅助沉积下 HfO₂ 薄膜的 XRD 谱 Fig. 3 XRD spectra of HfO₂ films prepared by IAD with different ion sources

射峰的强度较低,薄膜的结晶度较低。制备的薄膜 择优取向为(-111)和(200)晶向,而(-111)晶向对 应单斜 HfO₂ 薄膜的特征峰^[15]。图 3 表示不同离子 源辅助以及不同起始膜料的条件下制备的薄膜,其 衍射峰强度、择优取向以及结晶度有很大的差异。 一方面,End-Hall 离子源的离子能量低,束流密度 大^[9],而 APS 离子源是高功率强流离子源,在薄膜 的制备过程中,两离子源不同能量分布的特点导致 了沉积在基底上的粒子能量不同,从而使得薄膜的 晶相结构和晶粒尺寸出现差异,即导致制备的薄膜 晶体结构不同。另一方面,不同起始膜料制备的薄 膜因充氧量、基底温度等制备工艺条件的不同对薄 膜的晶体结构也有很大的影响^[16]。

3.3 样品表面形貌

图 4 给出了紫外石英基底上不同离子源辅助沉 积下薄膜样品的表面 SEM 照片。



图 4 不同离子源辅助沉积下 HfO2 薄膜的 SEM 照片

Fig. 4 SEM micrographs of HfO2 films prepared by IAD with different ion sources

由图 4 可以看出, End-Hall 离子源辅助沉积制 备的 HfO₂ 薄膜,其晶粒尺寸相对较大, APS 离子源 辅助沉积制备的 HfO₂ 薄膜,其晶粒尺寸相对较小。 两种离子源辅助沉积制备的薄膜表面出现微小的孔 穴,但利用起始膜料为金属 Hf 制备的薄膜表面平整 度均相对较好,孔穴较少。同时, APS 离子源辅助沉 积条件下,以 HfO₂ 为起始膜料制备的薄膜表面出现 了颗粒堆积现象,并有明显的沟壑。这一现象可能源 于薄膜沉积过程中 HfO₂ 蒸气分布不稳定。



图 5 HfO₂ 薄膜的均方根粗糙度 Fig. 5 RMS roughness of HfO₂ thin films

图 5 给出了紫外石英基底上不同离子源辅助沉 积下薄膜样品的 RMS。由于薄膜样品的总积分散 射(TIS)与 RMS 密切相关,可以通过 RMS 与 TIS 的关系^[17],得到对应薄膜样品 TIS 值,如图 6 所示。

由图 5 和图 6 可以看出,不同离子源辅助沉积 条件下,利用金属 Hf 为起始膜料制备的薄膜其 RMS 和 TIS 均相对较小,这与图 4 中的结果是一致 的。同时,图 6 还给出了对应不同波长时薄膜样品



图 6 HfO₂ 薄膜的总积分散射 Fig. 6 TIS of HfO₂ thin films

的 TIS。可以看出,在短波区域(532 nm),薄膜样品 的 TIS 明显增大,即散射损耗明显增加。因此,对 于低散射损耗和吸收的薄膜,降低薄膜的 RMS 对 降低薄膜损耗具有重要的意义。

3.4 样品吸收的测量

吸收是薄膜损耗的重要来源之一。对于在强激 光条件下使用的薄膜元件,薄膜的吸收一直是一个 十分关键的参数,因为吸收过大就很容易导致薄膜 的破坏,使整个激光系统失灵,因此对薄膜样品吸收 的测量非常必要。图7为紫外石英基底上不同离子 源辅助沉积下薄膜样品吸收值(λ=1064 nm)的测 量结果。由图7可以看出,对于不同离子源辅助沉 积下制备的薄膜,通过激光量热计测得薄膜的吸收 损耗均较小。





由图 7 还可以看出, End-Hall 离子源辅助沉积 制备的 HfO₂ 薄膜,其吸收相对较大,而且以金属 Hf 为起始膜料制备的薄膜吸收最大。主要是由于 充氧量不足引起薄膜化学计量比严重失配,从而导 致薄膜吸收较大。APS 离子源辅助沉积制备的 HfO₂ 薄膜,其吸收均相对较小,可能源于 APS 源镀 膜前期的离子表面处理,使得基底表面特性发生了 改变。在该离子源辅助沉积下,以颗粒状 HfO₂ 为 起始膜料制备的薄膜吸收相对较大,这是由于制备 过程中 HfO₂ 膜料易产生喷溅而产生各种显微缺 陷,从而导致吸收增大。而且, APS 离子源杂质的 引入也会使制备的薄膜吸收变大。对图 7 中的分析 可知,两种离子源辅助沉积下,不同起始膜料制备的 薄膜其吸收值的变化明显不同。主要是由于薄膜的 不同制备过程中基底温度和氧分压等的差异所 致^[18,19]。因此,为了降低薄膜的损耗,在制备过程 中应尽量控制好基底温度和氧分压及氧流量,同时 保证镀膜室内一定的真空度和基底的清洁度,尽量 减少因离子源引入的杂质等而造成薄膜的污染。

4 结 论

传统的蒸发沉积方式制备的 HfO₂ 薄膜,其结构比较疏松,折射率与堆积密度均较低,薄膜的缺陷较多,施加离子源可以很好地改善薄膜的特性。实验结果表明,薄膜的光学特性、结构特性、表面形貌和吸收特性都与辅助离子源及起始膜料有着密切的关系。选择合适的辅助离子源及沉积参数对增大薄膜的折射率、提高薄膜的堆积密度、改善薄膜的结构、降低薄膜的表面粗糙度与吸收具有重要的意义。

致 谢 中国科学院光电技术研究所的杨汝伟、生 利辉、刘志国、庞薇和高卫东等同志为本文实验提供 了帮助,在此表示感谢。

参考文献

- 1 J. D. T. Kruschwitz, W. T. Pawlewicz. Optical and durability properties of infrared transmitting thin films[J]. Appl. Opt., 1997, 36(10): 2157~2159
- 2 M. Alvisi, F. De Tomasi, M. R. Perrone *et al.*. Laser damage dependence on structural and optical properties of ion-assisted HfO₂ thin films[J]. *Thin Solid Films*, 2001, **396**(1-2): 44~52
- 3 J. M. Khoshman, A. Khan, M. E. Kordesch. Amorphous hafnium oxide thin films for antireflection optical coatings[J]. Surf. Coat. Technol., 2008, 202(11): 2500~2502
- 4 M. Gilo, N. Croitoru. Study of HfO₂ films prepared by ionassisted deposition using a gridless end-hall ion source[J]. *Thin* Solid Films, 1999, **350**(1-2): 203~208
- 5 Wang Congjuan, Jin Yunxia, Wang Yingjian et al.. High laserinduced damage threshold antireflective coatings of 1053nm deposited by ion assisted deposition[J]. Chinese J. Lasers, 2006, 33(5): 683~686

王聪娟,晋云霞,王英剑等.离子束辅助技术获得高激光损伤阈 值的增透膜[J].中国激光,2006,**33**(5):683~686

6 Wang Ying, Zhao Yuan' an, He Hongbo *et al.*. Photoluminescence and photoluminescence excitation of hafnium dioxide (HfO₂) thin films[J]. *Chinese J. Lasers*, 2010, **37**(4): 1104~1107

王 营,赵元安,贺洪波等. HfO₂ 薄膜的光致发光谱与激发谱 [J]. 中国激光,2010,**37**(4):1104~1107

- 7 L. Gallais, J. Capoulade, Jean-Yves Natoli *et al.*. Laser damage resistance of hafnia thin films deposited by electron beam deposition, reactive low voltage ion plating, and dual ion beam sputtering[J]. *Appl. Opt.*, 2008, **47**(13): C107~C113
- 8 R. Thielsch, A. Gatto, Norbert Kaiser. Mechanical stress and thermal-elastic properties of oxide coatings for use in the deepultraviolet spectral region [J]. *Appl. Opt.*, 2002, 41 (16): 3211~3217
- 9 M. L. Fulton. Approaches explored for producing a variety of ion-assisted-deposited thin film coatings using an end-hall ion source[C]. SPIE, 1996, 2776: 114~125

- 10 Dawei Zhang, Shuhai Fan, Yuanan Zhao *et al.*. High laserinduced damage threshold HfO₂ films prepared by ion-assisted electron beam evaporation [J]. *Appl. Surf. Sci.*, 2005, 243(1-4): 232~237
- 11 P. Baumeister, O. Arnon. Use of hafnium dioxide in multilayer dielectric reflectors for the near UV[J]. Appl. Opt., 1977, 16(2): 439~444
- 12 S. M. A. Durrani. Co-sensing properties of hafnium oxide thin films prepared by electron beam evaporation [J]. Sensors and Actuators B, 2007, **120**(2): 700~705
- 13 N. D. Afify, G. Dalba, U. Mahendra Kumar Koppolu et al.. XRD and EXAFS studies of HfO₂ crystallization in SiO₂-HfO₂ films[J]. Materials Science in Semiconductor Processing, 2006, 9(6): 1403~1408
- 14 M. Ritala, M. Leskelä, L. Niinistö. Development of crystallinity and morphology in hafnium dioxide thin film grown by atomic layer epitaxy[J]. *Thin Solid Films*, 1994, **250**(1-2): 72~80
- 15 Su Xing, Ninglin Zhang, Zhitang Song et al.. Preparation of

hafnium oxide thin film by electron beam evaporation of hafnium incorporating a post thermal process[J]. *Microelectron. Eng.*, 2003, **66**(1-4): $451 \sim 456$

- 16 Tian Guanglei, Shen Yanming, Shen Jian *et al.*. Influence of technological conditions of deposition process on microstructure of thin films[J]. *Chinese J. Lasers*, 2006, 33(5): 673~678
 田光磊,申雁鸣,沈 健等.制备工艺条件对薄膜微结构的影响 [J]. 中国激光, 2006, 33(5): 673~678
- 17 H. J. Cho, M. J. Shin, J. C. Lee. Effects of substrate and deposition method onto the mirror scattering [J]. Appl. Opt., 2006, 45(7): 1440~1446
- 18 Dawei Zhang, Shuhai Fan, Weidong Gao et al.. Study on absorbance and laser damage threshold of HfO₂ films prepared by ion-assisted reaction deposition [J]. Chin. Opt. Lett., 2004, 2(5): 305~307
- 19 Hongfei Jiao, Xinbin Cheng, Jiangtao Lu *et al.*. Effects of substrate temperatures on the structure and properties of hafnium dioxide films[J]. *Appl. Opt.*, 2011, **50**(9): C309~C315

栏目编辑:韩 峰