文章编号: 1004-0609(2008)01-0048-06

## 退火处理对ITO和ITO:Zr薄膜性能的影响

张 波1,董显平1,徐晓峰2,赵 培3,吴建生1

(1. 上海交通大学 材料科学与工程学院 教育部高温材料及测试重点实验室,上海 200240;
2. 东华大学 理学院,上海 200051;
3. 中国科学院 上海技术物理研究所,上海 200083)

摘 要:利用磁控溅射在室温条件下沉积ITO薄膜和ITO:Zr薄膜,对比研究在空气中退火处理对ITO和ITO:Zr薄膜 性能的影响。结果表明,Zr的掺杂促进了(400)晶面的取向,随着退火温度的升高,薄膜表面颗粒增大,表面粗糙 度有所降低。室温下Zr的掺杂显著改善了薄膜的光电性能,随着退火温度的升高,ITO和ITO:Zr薄膜的方阻都表 现为先降后升的趋势,ITO:Zr薄膜在较低的退火温度下可见光透过率就可达到80%以上,直接跃迁模型确定的光 学禁带宽度Eg呈现了先升后降的变化。ITO:Zr薄膜比ITO薄膜显示了更高的效益指数,揭示了ITO:Zr薄膜具有更好 的光电性能。

关键词:ITO薄膜;磁控溅射;退火处理;光电性能中图分类号:O484.4文献标识码:A

# Effect of annealing treatment on properties of ITO and ITO:Zr thin films

ZHANG Bo<sup>1</sup>, DONG Xian-ping<sup>1</sup>, XU Xiao-feng<sup>2</sup>, ZHAO Pei<sup>3</sup>, WU Jian-sheng<sup>1</sup>

Key Laboratory for High Temperature Materials and Tests of Ministry of Education,
 School of Materials Science and Engineering, Shanghai Jiao Tong University, Shanghai 200240, China;
 College of Science, Donghua University, Shanghai 200051, China;
 Shanghai Institute of Technical Physics, Chinese Academy of Science, Shanghai 200083, China)

**Abstract:** ITO and ITO:Zr thin films were deposited at room temperature by magnetron sputtering. Properties of ITO and ITO:Zr thin films by air-annealing treatment were contrastively studied. The results show that Zr-doping promotes the orientation of (400) plane. With the increase of annealing temperature, the grain size increases and the surface roughness decreases. Zr-doping remarkably improves the optical-electronic characteristics of the films deposited at room temperature. With the increase of annealing temperature, the sheet resistances of ITO and ITO:Zr thin films show the trend that first drops and then rises. ITO:Zr thin films have high optical transmittance of above 80% at lower annealing temperature. The direct transition model was established and band gap energy  $E_g$  was obtained, which show the change that  $E_g$  increases and follows by a sudden drop. ITO:Zr thin films reveal higher figure of merit than ITO thin films, which reveals that ITO:Zr thin films have better optical-electrical properties.

Key words: ITO thin films; magnetron sputtering; annealing treatment; optical-electrical properties

掺锡氧化铟(Indium Tin Oxide,简称ITO)薄膜是一种重掺杂、高简并的n型半导体,由于其具有优异的透

明性和导电性, 被广泛应用于电子工业、屏蔽防护和 太阳能等领域<sup>[1-2]</sup>。随着应用领域的不断拓展, 三元

基金项目: 上海应用材料基金资助项目(0525)

收稿日期: 2007-05-08; 修订日期: 2007-09-20

通讯作者: 张 波,博士研究生; 电话: 021-34203316; E-mail: glass114@163.com

ITO薄膜已无法满足各种性能的要求,目前ITO基多元 体系得到了一定的发展<sup>[3-4]</sup>,HSU等<sup>[5]</sup>利用双靶共溅射 在ITO薄膜的表面层进行了掺Ni处理,Ni的掺入在促 进ITO薄膜晶化的同时,降低了表面粗糙度,提高 了表面功函数,但掺Ni却没有提高薄膜的光电性。 SUZUKI等<sup>[6]</sup>利用质量比m(In<sub>2</sub>O<sub>3</sub>):m(SnO<sub>2</sub>):m(V<sub>2</sub>O<sub>5</sub>)= 94.05:4.95:1的靶材进行了ITO薄膜的V掺杂,V的掺入 提高了载流子浓度,但降低了迁移率。不同元素的掺 杂往往只是为了提高ITO薄膜的特定性能,因此在保 持或提高ITO薄膜光电性能的前提下,同时改善其它 物化性能是掺杂ITO薄膜的研究重点。

磁控溅射常用于溅射各类薄膜,对于ITO薄膜来 说,可以通过双靶共溅射进行高价金属元素(如Zr)的 掺杂,通过施主原子取代晶格位置产生多余的自由电 子,以得到性能更优异的多元复合透明导电氧化物 (TCO)薄膜。多元体系ITO:Zr薄膜既可以保持传统ITO 薄膜的性能,又可以通过改变掺杂组分而调整薄膜的 光电性能、物化性质和表面能等,从而可以提高ITO 薄膜的各项性能指标。

本文作者利用磁控溅射法在室温条件下制备 ITO 和 ITO:Zr 薄膜,对比研究退火处理对 ITO 和 ITO:Zr 薄膜性能的影响,利用各种测试手段对退火后的晶体结构、表面形貌以及光电性能等进行表征和对比。

### 1 实验

采用JPGF-400B-G型磁控溅射仪在玻璃衬底上 制备了ITO薄膜和ITO:Zr薄膜,ITO和ITO:Zr薄膜的制 备工艺保持一致,只是在制备ITO:Zr薄膜时引入了射 频溅射金属Zr靶,ITO:Zr薄膜是以ITO靶(直流45 W) 和金属Zr靶(射频10 W)双靶共溅射制备得到。ITO靶 (In<sub>2</sub>O<sub>3</sub>质量分数90%,SnO<sub>2</sub>质量分数10%)和Zr靶的纯 度都为99.99%,靶直径为62 mm,基片与靶的距离为 65 cm,本底真空度为10<sup>-4</sup> Pa,氧流量为0.3 cm<sup>3</sup>/min。 通过控制Ar气流量使工作气压保持在0.5 Pa,在镀膜 前对靶材表面进行3 min的预溅射,溅射镀膜时间都为 30 min。Zr的掺入未引起薄膜厚度的明显变化,薄膜 厚度大约都为240 nm。在优化工艺条件下,ITO和 ITO:Zr薄膜中金属摩尔比分别为:n(In):n(Sn)=9:1; n(In):n(Sn):n(Zr)=9:1:0.2。样品在退火炉(空气气氛)各 退火温度下处理时间都为35 min。

实验采用Dektak 6M台阶仪测定薄膜的厚度,采用 SDY-5四探针测试薄膜的方阻,采用爱建公司AJ-III 型AFM进行观察薄膜的形貌,采用D/max 2550VX射 线衍射仪对薄膜样品进行物相分析及晶粒测定,采用 Lamda950型UV-VIS-NIR分光光度计测量薄膜的透 射光谱。

## 2 结果与讨论

#### 2.1 退火处理对薄膜晶体结构和表面形貌的影响

图 1 所示分别为 ITO 和 ITO:Zr 薄膜在不同退火 温度下的 XRD 谱。可以发现,随着退火温度的上升, (222)和(400)晶面的衍射峰强度显著增强,(211)、(440) 和(622)等晶面取向也变得清晰起来,这说明退火处理 提高了薄膜的晶化程度,促使了薄膜由微晶向多晶体 的转变。图 2 中 *I*(222)/*I*(400)强度比的变化显示了(222) 晶面取向占据了主导地位,这是因为退火处理是在空 气中进行,富氧状态促进了(222)晶面的取向,而且随 着退火温度的升高,*I*(222)/*I*(400)强度比略有升高。薄



图 1 ITO 和 ITO:Zr 薄膜在不同退火温度下的 XRD 谱 Fig.1 XRD patterns of ITO and ITO:Zr thin films at different annealing temperatures: (a) ITO thin films; (b) ITO:Zr thin films

膜生长是一种氧化性与脱氧性竞争的过程,而这种竞 争对(222)和(400)择优取向的变化有着深刻的影响<sup>[7]</sup>。 Zr的掺入在促进晶体生长的同时会促使(400)晶面取 向的加强。

由布拉格和晶面间距公式可算出晶面间距和晶格 常数,可以发现,随着退火温度的升高,薄膜晶格常 数相应变小,其原因可能是溅射沉积的薄膜中存在压 应力,退火处理使得应力得以释放。图1中XRD(222) 峰位的迁移也证实了这一点,同时也发现,由于Zr的 掺入,ITO:Zr薄膜比ITO薄膜具有更大的晶格常数(见 图2)。可由Scherrer公式:

$$D_{hkl} = 0.9 \frac{\lambda}{\beta \cos \theta} \tag{1}$$

求出晶粒大小 *D<sub>hkl</sub>*, β 为衍射峰的半高宽,使用谢乐公式时考虑到了一些展宽的影响因素。图 2 所示为 ITO 和 ITO:Zr 薄膜在不同退火温度下的晶粒尺寸和半高宽(FWHM)的变化。由图可见,随着退火温度的升高,



图 2 ITO 和 ITO:Zr 薄膜在不同退火温度下的 I(222)/ I(400)强度比和晶格常数、晶粒尺寸和半高宽

**Fig.2** Variations of I(222)/I(400) ratio, lattice parameter, grain size and FWHM of ITO and ITO:Zr thin films as function of annealing temperature

半高宽逐渐变窄,晶粒有所长大;当退火温度高于 300 ℃时,ITO:Zr薄膜晶粒大小已趋于稳定,这表明 晶化程度已比较充分,ITO:Zr薄膜比ITO 膜薄具有更 大的晶粒尺寸;在相对较低的退火温度下,ITO:Zr薄 膜的晶化程度比ITO 膜薄高,Zr的掺入促进了薄膜的 晶化。

图 3 所示为 ITO 和 ITO:Zr 薄膜在室温制备和 400 ℃退火温度下的 AFM 像。可以发现,经过退火 处理,薄膜的表面颗粒有了显著的长大<sup>[8]</sup>。当薄膜在 低温生长时,由于生长过程中能量的缺失以及能量粒 子对膜表面的轰击,使得表面存在一些异常生长的颗 粒。通过 AFM 剖面线性扫描可知,ITO 薄膜的均方 根粗糙度 *R*<sub>rms</sub> 由 1.03 nm 降为 0.79 nm,ITO:Zr 薄膜的 *R*<sub>rms</sub> 也由 1.01 nm 降为 0.76 nm。经过退火处理后的 ITO:Zr 薄膜具有相对较小的表面粗糙度,而薄膜的表 面形貌与表面粗糙度对于薄膜的表面能和光电性能都 有着直接的影响。

#### 2.2 退火处理对薄膜光电性能的影响

图4所示为ITO 和ITO:Zr薄膜在不同退火温度下 方阻的变化,图5所示分别为ITO 和ITO:Zr薄膜在不同 退火温度下的透射光谱(包含玻璃基底)。可以发现, 随着退火温度的不断提高,ITO 和ITO:Zr薄膜的电阻 都呈现了先降后升的趋势,而二者在可见光区的透过 率都有所上升。

在一定处理温度范围内,薄膜的光电性能有了显 著的改善,这是由于随着退火温度的提高,薄膜的结 晶性、晶粒大小、缺陷和晶界等均发生了明显变化。 在ITO薄膜中, Sn一般以SnO(二价)或SnO<sub>2</sub>(四价)的形 式存在, Sn<sup>2+</sup>对In<sup>3+</sup>是一种p型掺杂, 这会降低ITO薄膜 的载流子浓度而提高膜的方阻,此外,SnO呈暗褐色 而对可见光的透过率较差。经过退火处理,一方面能 促使SnO向SnO<sub>2</sub>转变,促进晶格生长;另一方面能促 使薄膜中多余的氧脱附,从而达到降低薄膜方阻、提 高薄膜可见光透过率的目的。随着温度的进一步升高, ITO 和ITO:Zr薄膜的方阻都呈现了上升的趋势,这可 能是由于:一方面,过高的退火温度促使晶格振动加 剧,形成一些晶格缺陷使晶格变得不完整,而这些缺 陷又会成为散射中心,使方阻有所上升;另一方面, 在高温环境条件下, 玻璃基底中的碱性金属离子极易 迁移到薄膜中,使薄膜的性能变坏<sup>[9]</sup>。在200 ℃至 400 ℃的退火温度区间里, ITO:Zr薄膜的方阻比ITO 薄膜的略大,这可能是由于Zr原子对氧具有一定的亲 和力作用,一定量的氧进入薄膜中相对减少了氧空位 的浓度<sup>[10]</sup>。对于ITO薄膜来说,退火温度的进一步升



图 3 ITO 和 ITO:Zr 薄膜在室温制备和 400 ℃退火温度下的 AFM 像(1 000 nm×1 000 nm) Fig.3 AFM images of ITO and ITO:Zr thin films at as-deposited and annealing at 400 ℃: (a), (b) ITO thin films; (c), (d) ITO:Zr thin films



图 4 ITO 和 ITO:Zr 薄膜在不同退火温度下的方阻 Fig.4 Variations of sheet resistance of ITO and ITO:Zr thin films as function of annealing temperature

高使得方阻上升较明显,而ITO:Zr薄膜的方阻变化不大,这从侧面揭示了ITO:Zr薄膜具有更好的热稳定性。

图 5 所示的透射光谱表明,随着退火温度的上升, 可见光区的透过率相应有所提高。这是由于薄膜结晶 化程度以及组织均匀性得到了提高,而缺陷浓度有所 降低,这些都减少了对光的散射损失。通过对比发现, Zr 的掺入明显提高了薄膜在可见光区的透过率,改善 了薄膜的光学性能。对于 ITO 薄膜来说,当退火温度 小于 300 ℃时,其可见光的透过率不到 60%,而



图 5 ITO 和 ITO:Zr 薄膜在不同退火温度下的透射光谱 Fig.5 Optical transmittance spectra of ITO and ITO:Zr thin films at different annealing temperatures: (a) ITO thin films; (b) ITO:Zr thin films

ITO:Zr 薄膜在较低的退火温度下透过率就可达到80% 以上。近红外区域的透过率与载流子密度密切相 关<sup>[11]</sup>,近红外区透过率的变化趋势体现了自由载流子 对长波的反射作用。

薄膜的紫外吸收界限随着退火温度的升高开始向 紫外UV 区域移动,即薄膜发生了蓝移现象,这主要 是由于"Burstin-Moss"效应("B-M"效应)<sup>[12]</sup>引起 的。对于未掺杂的In<sub>2</sub>O<sub>3</sub>材料,费米能级*E*<sub>F</sub>位于导带和 价带中间,随着低密度施主的引入,在导带底下面会 形成了n型施主杂质能级,费米能级*E*<sub>F</sub>位于导带底和施 主能级之间。由于掺杂量的增加导致了施主态密度的 提高,又由于ITO薄膜是一种重掺杂,其结果导致了 导带中低能态被电子所填充,较高电子浓度的电子占 据了导带的底端,使得光学能隙产生了宽化。

ITO薄膜在紫外区的吸收是由薄膜中的载流子浓度*N*e所决定的,由"B-M"效应引起的宽化能带可以表示为

$$\Delta E_{\rm g}^{\rm BM} = \frac{h^2}{2} \left( \frac{1}{m_{\rm v}} + \frac{1}{m_{\rm c}} \right) (3\pi^2 N_{\rm e})^{2/3} \tag{2}$$

式中  $m_v$ 、 $m_c$ 、 $N_e$ 分别为价带中空穴的有效质量、导带中电子的有效质量和载流子浓度。式(2)表明薄膜中载流子浓度的增大将导致薄膜光学禁带的宽化<sup>[13]</sup>。光子在紫外区的吸收与 TCO 的禁带能隙密切相关。对于宽禁带直接跃迁半导体材料有: $\alpha E = A(E - E_g)^{1/2}$ ,吸收系数( $\alpha$ )近似等于: $\alpha = \ln(1/T)/d$ ,其中 $E_g$ 为直接光学禁带宽度,E为光子流量,d为薄膜厚度,T为透过率。作出( $\alpha E$ )<sup>2</sup>与光子能量(E)的关系图,对线性部分进行拟合外推,横坐标的截距就是禁带宽度  $E_g$ 的值<sup>[14]</sup>。如图 6 所示,对比 ITO 和 ITO:Zr 薄膜在不同退火温度下



图6 ITO和ITO:Zr薄膜在不同退火温度下的光学禁带宽度 Fig.6 Variations of optical band gap of ITO and ITO:Zr thin films as function of annealing temperature

禁带宽度的变化可知,通过直接跃迁模型和线性外推确定的光学禁带宽度*E*g呈现了先升后降的变化,在一定退火温度范围内,ITO:Zr比ITO薄膜具有更窄的光学禁带。

#### 2.3 ITO 和 ITO:Zr 薄膜综合性能的对比

一般以效益指数  $\phi_{TC}$ ( $\phi_{TC} = T_a^{10}/R_{sq}$ ,其中  $T_a$ 为可 见光区的平均透过率,  $R_{sq}$ 为方阻)作为评价 TCO 薄膜 光电性能的指标<sup>[15-16]</sup>。图 7 所示为 ITO 和 ITO:Zr 薄 膜在不同退火温度下效益指数的变化。由图可见,随 着退火温度的上升,ITO 和 ITO:Zr 薄膜的效益指数  $\phi_{TC}$ 都呈现了上升的趋势,ITO 薄膜由 0.003×10<sup>-3</sup> Ω<sup>-1</sup> 上升到了 4.53×10<sup>-3</sup> Ω<sup>-1</sup>, ITO:Zr 薄膜也由 0.15×10<sup>-3</sup> Ω<sup>-1</sup>上升到了 5.43×10<sup>-3</sup> Ω<sup>-1</sup>, ITO:Zr 薄膜比 ITO 薄膜 具有更高的效益指数,揭示了 ITO:Zr 薄膜具有更好的 光电性能。相关性能测试表明,Zr 的掺入提高了 ITO 薄膜的表面能(水接触角明显下降),提高了热稳定性 和化学稳定性,同时降低了由于相转变而导致光电性 能的变化,可以认为多元复合体系 TCO 薄膜(ITO:Zr 薄膜)比传统的 ITO 薄膜具有更好的综合性能。



图 7 ITO 和 ITO:Zr 薄膜在不同退火温度下的效益指数 Fig.7 Figure of merit  $\Phi_{TC}$  of ITO and ITO:Zr thin films as function of annealing temperature

## 3 结论

1) 对比讨论了ITO 和ITO:Zr薄膜在不同退火温 度下各种性能的变化。随着退火温度的升高,晶格常 数和表面粗糙度都有所下降。但Zr的掺入促进了(400) 晶面的取向,ITO:Zr薄膜比ITO薄膜具有更大的晶格常 数和颗粒尺寸以及较低的表面粗糙度。

2) 室温下Zr的掺杂显著改善了薄膜的光电性能,

随着退火温度的升高,ITO和ITO:Zr薄膜的方阻都显现 出先下降后上升的趋势,较低退火温度的条件下, ITO:Zr薄膜的可见光透过率就可达到80%以上,薄膜 的光学禁带宽度Eg都呈现了先升后降的变化,一定的 退火温度范围内,ITO:Zr比ITO薄膜具有更窄的光学禁 带。

3) ITO:Zr薄膜比ITO薄膜具有更高的效益指数, 揭示了ITO:Zr薄膜具有更好的光电性能,同时,相关 测试表明ITO:Zr薄膜比ITO薄膜具有更好的综合性能。

#### REFERENCES

- BESBES S, OUADA H B, DAVENAS J, PONSONNET L, JAFFREZIC N, ALCOUFFE P. Effect of surface treatment and functionalization on the ITO properties for OLEDs[J]. Materials Science and engineering C, 2006, 26: 505–510.
- [2] 姜文龙,段 羽,刘式墉. 无氧溅射方法制备 OLED 的 ITO 透明电极[J]. 光电子·激光,2007,18(2):129-131.
   JIANG Wen-long, DUAN Yu, LIU Shi-yong. Fabrication of OLED ITO transparent electrode with oxygen-free sputtering method[J]. Journal of Optoelectronics Laser, 2007, 18(2): 129-131.
- [3] MIYATA T. Transparent conducting zinc-co-doped ITO films prepared by magnetron sputtering[J]. Thin Solid Films, 2000, 373: 189–194.
- [4] NAKASA A, ADACHI M, USAMI H, SUZUKI E, TANIGUCHI Y. Fabrication of nickel oxide and Ni-doped indium tin oxide thin films using pyrosol process[J]. Thin Solid Films, 2006, 498: 240–243.
- [5] HSU C M, LEE J W, MEEN T H, WU W T. Preparation and characterization of Ni-indium tin oxide cosputtered thin films for organic light-emitting diode application[J]. Thin Solid Films, 2005, 474: 19–24.
- [6] SUZUKI M, MAEDA Y, MURAOKA M, HIGUCHI S, SAWADA Y. ITO films sputter-deposited using an ITO target sintered with vanadium oxide additive[J]. Mater Sci Eng B, 1998, 54: 43–45.
- [7] QUAAS M, STEFFEN H, HIPPLER R, WULFF H. Investigation of diffusion and crystallization processes in thin ITO films by temperature and time resolved grazing incidence X-ray diffractometry[J]. Surface Science, 2003, 540: 337–342.

[8] 赵透玲,任丙彦,赵 龙,王文静.射频磁控溅射 ITO 薄膜中 沉积温度对膜特性影响[J].光电子·激光,2005,16(12): 1429-1432.

ZHAO Xiu-ling, REN Bing-yan, ZHAO Long, Wang Wen-jing. Effect of deposition temperature on ITO thin films prepared by RF magnetron sputtering[J]. Journal of Optoelectronics Laser, 2005, 16(12): 1429–1432.

- [9] BISWAS P K, DE A, PRAMANIK N C, CHAKRABORTY P K, ORTNER K, HOCK V, KORDER S. Effect of tin on IR reflectivity, thermal emissivity, Hall mobility and plasma wavelength of sol-gel indium tin oxide films on glass[J]. Material Letters, 2003, 57: 2326–2332.
- [10] QADRI S B , KIM H, KHAN H R, PIQUE A, HORWITZ J S, CHRISEY D, KIM W J. Transparent conducting films of In<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-ZrO<sub>2</sub>,SnO<sub>2</sub>-ZrO<sub>2</sub> and ZnO-ZrO<sub>2</sub>[J]. Thin Solid Films, 2000, 377: 750–754.
- [11] BENDER M, SEELIG W, DAUBE C, FRANKENBERGER H, OCKER B, STOLLENWERK J. Dependence of oxygen flow on optical and electrical properties of DC-magnetron sputtered ITO films[J]. Thin Solid Films, 1998, 326: 72–77.
- [12] HAMBERG I, GRANQVIST C G. Theoretical model for the optical properties of In<sub>2</sub>O<sub>3</sub>: Sn films in the 0.3–50 μm range[J]. Solar Energy Materials, 1986, 14: 241–256.
- [13] 李世涛, 乔学亮, 陈建国. 射频磁控溅射沉积ITO 薄膜性能及 导电机理[J]. 中国有色金属学报, 2006, 16(4): 688-693.
  LI Shi-tao, QIAO Xue-liang, CHEN Jian-guo. Properties and conductivity mechanism of ITO films prepared by r. f. magnetron sputtering[J]. The Chinese Journal of Nonferrous Metals, 2006, 16(4): 688-693.
- [14] GUILLEN C, HERRERO J. Influence of oxygen in the deposition and annealing atmosphere on the characteristics of ITO thin films prepared by sputtering at room temperature[J]. Vacuum, 2006, 80: 615–620.
- [15] NISHA M, ANUSHA S, ANTONY A, MANOJ R, JAYARAJ M K. Effect of substrate temperature on the growth of ITO thin films[J]. Applied Surface Science, 2005, 252: 1430–1435.
- [16] HAMID R F, MOHSEN G, ALI H, HADI S. The effect of annealing on structure, electrical and optical properties of nanostructured ITO films prepared by e-beam evaporation[J]. Materials Research Bulletin, 2007, 42: 487–496.

(编辑 何学锋)