CdS, Tei-, 多晶薄膜的制备及光谱表征

李 卫,冯良桓*,武莉莉,张静全,黎 兵, 雷 智,蔡亚平,郑家贵,蔡 伟,张冬敏

四川大学材料科学与工程学院,四川 成都 610064

摘 要 采用真空共蒸发法制备了 CdS_yT $e_{1-y}(0 \le y \le 1)$ 多晶薄膜,并用 X 射线衍射谱(XRD)、能量色散谱 (EDS)研究了 CdS_yT e_{1-y} 多晶薄膜的结构、组分。实验结果表明:石英振荡法监控的组分与 EDS 谱结果较为 一致;当 y < 0 3 时,CdS_yT e_{1-y} 多晶薄膜为立方结构,当 $y \ge 0$ 3 时,CdS_yT e_{1-y} 多晶薄膜为六方结构。采用 XRD 线形分析法可计算出 CdS_yT e_{1-y} 多晶薄膜晶粒大小约 20~50 nm。最后,用紫外可见近红外谱(UV-Vis NIR),测得 300~2 500 nm CdS_yT e_{1-y} 多晶薄膜的透过率曲线,并结合一阶 Sellmeier 模型的折射率色散 关系,表征了 CdS_yT e_{1-y} 多晶薄膜的光学性质,获得了 CdS₀ $_2$ T $e_{0,28}$ 多晶薄膜的光学厚度 d < 535 nm,光能 隙 $E_g < 1.41$ eV,以及吸收系数 $\alpha(\lambda)$ 、折射率 $n(\lambda)$ 等光学量。结果也表明,采用真空共蒸发法可以制备需要 组分的 CdS_yT e_{1-y} 多晶薄膜,对 CdS_yT e_{1-y} 多晶薄膜光学性质的表征方法可推广到其他的半导体薄膜材料。

关键词 CdS_yTe_{1-y}薄膜; 共蒸发法; 光谱表征 中图分类号: 0657.3 文献标识码: A 文章编号: 1000 0593(2008) 03-0499 04

引 言

直接带隙的II-IV族化合物半导体 CdT e 薄膜,其能隙约 为1 44 eV. 接近于太阳电池所要求的最佳能隙; 吸收系数 高达 10⁵ cm⁻¹, 即 1 µm 厚的 CdTe 可吸收接近 99% 的可见 光,因此,CdTe薄膜太阳电池显示了良好的地面光伏应用 前景。理论计算表明,CdTe 薄膜太阳电池的转换效率可达 27%。虽然实验室小面积 CdTe 薄膜太阳电池的转换效率达 到了 16.5%^[1], 商业化组件的效率已达 10%^[2,3], 但实验值 与理论转换效率之间还有一定差距。于是,人们采用了各种 手段提高太阳电池的效率, 但研究内容主要集中在前电极和 背接触上,如采用新材料CdSnO₄/ZnSnO₄代替传统的透明 导电膜^[1],采用 Cd_{1-x} Zn_xT e 作为背接触材料^[4,5]。现在人们 已逐渐认识到异质结 CdS 和 CdTe 之间较大的晶格失配 (~11%),以及由此带来的较高的界面态问题[68]。由于通 过高温互扩散形成 CdS, Telay, 其组分难以控制,因此,一 种可行的方法是在 CdT e 太阳电池中沉积 适宜组分和厚度的 $CdS_{y}Te_{1-y}(0 \leq y \leq 1)$ 薄膜, 作为单独的窗口层或吸收层, 也 可作为 CdS 和 CdTe 之间的缓冲层, 以减小界面态密度和光 电流在窗口层的损失,同时对异质结的能带结构进行修饰。

由 CdS CdTe 的赝二元相图^[9] 可知,在固相中存在一个 立方和六方 的互 溶区 间,因此,很难 制备 $0 \le y \le 1$ 的 CdS, T e_1 ,薄膜,且组分的控制也很困难。而关于 CdS, T e_{1-y} 薄膜光学性质的研究,一旦采用常见的 UV-V is 谱,则主要 集中在能隙的讨论上,其中吸收系数 $\alpha(\lambda)$,折射率 $n(\lambda)$ 的测 定,常常需要结合其他的测试工具或采用其他的测试手段。

在本工作中,我们采用真空共蒸发法制备了组分 0 $\leq y \leq 1$ 的 CdS_yT e₁,薄膜,其光学性质则用 U V V is N IR 谱进 行表征。只用 U V V is N IR 谱获得 CdS_yT e_{1-y}薄膜的上述光 学参量,目前未见文献报道。CdS_yT e_{1-y}薄膜的制备及光学 性质的表征,不仅可从理论上对器件性能进行描述,而且对 薄膜在器件中的实际应用都具有重要意义。

1 实 验

 $CdS_{y}Te_{1-y}$ 多晶薄膜的制备采用自行设计的真空共蒸发 系统^[4],实验时,系统真空度~ 10⁻⁴ Pa,两个独立的蒸发源 分别 蒸 发 CdS (99 999%, Johnson Matthey)和 CdTe (99 999%, Johnson Matthey)粉末,采用石英容器和外绕钨 丝加热,CdS_yTe_{1-y}沉积在玻璃衬底上,同时,样品架保持转 动。蒸发源之间 有挡板,避免对另一探头产生干扰。在

作者简介: 李 卫, 1971 年生, 四川大学材料科学与工程学院 * 通讯联系人 e mail: Ih feng@ 263 net

收稿日期: 2006 10-28, 修订日期: 2007 01-28

基金项目:国家高技术研究与发展计划项目(2003AA513010),国家自然科学基金项目(60506004),四川省科技攻关项目(05GG0210033) 和四川省科技支撑计划(2008GZ0027)资助

^{© 1994-2010} China Academic Journal Electronic Publishing House. All rights reserved. http://www.cnki.net

CdS, Tei, , 薄膜的沉积过程中, 采用石英振荡法, 用两台 LHC-2型膜厚监控仪分别对两个蒸发源进行蒸发速率和沉 积厚度的在线监控,通过对蒸发速率和沉积厚度的控制可得 组分 $0 \leq \gamma \leq 1$ 的 CdS, T e_{1-γ} 多晶薄膜。

膜厚用美国 Tencor 的 Alpha Step 500 台阶仪测量; CdS, Tei-, 薄膜的结构采用丹东射线集团有限公司的 DX-1000 型 X 射线衍射仪分析确定, 谱线线形分析中的工具曲 线的标准试样为 Al_2O_3 , 扫描范围 $10^{\circ} \sim 90^{\circ}$, 扫描速度 0.03 • s⁻¹. Cur Kα 辐射(λ≈ 0 154 184 nm): 组分由日本 JOEL 公司的 JSM-5900LV 型扫描电镜上的 EDS 系统校准;样品 的光学透过率采用 Perkin Elmer Instruments 的 Lambda 900 UV-Vis NIR 谱,在正入射条件下获得,波长范围 300~ 2 500 nm. 测量时采用积分球来测量全部和散射后的透过 率。

结果及讨论 2

2.1 XRD 分析

我们采用真空共蒸发法制备了不同组分的 $CdS_{y}Te_{1-y}$ $(0 \le y \le 1)$ 多晶薄膜,图1示出了监控组分 y = 0 2 薄膜的 XRD 衍射花样。为了进行对比、我们在玻璃衬底上先后蒸发 CdS和CdTe源获得了另一组样品(见图2),其XRD图谱表 明, 20= 23 86 位置的衍射峰对应立方 CdT e(111) 晶面, 20 = 26 62°位置的衍射峰对应六方 CdS(002) 晶面,因此连续沉 积获得了 CdS/ CdTe 异质结结构。而 CdS, Tei-, 多晶薄膜的







衍射峰正好处在 CdS 和 CdTe 衍射峰之间,高度择优取向, 如图 1, 当 $\gamma = 0$ 时,为立方相的 CdT e; 当 $\gamma = 1$ 时,为六方 结构的 CdS; 当 γ = 0.3 时, 薄膜发生相变, 即薄膜由立方相 转化为六方相。CdS,Tei,,多晶薄膜存在相变点,这与其他 文献报道的情况一致^[6,7,9]。采用 XRD 线形分析法,可计算 出 CdS_yTe_{1-y}(0≤y≤1)多晶薄膜的晶粒大小约 20~ 50 nm。 2 2 EDS 分析

研究 CdS, Tei-, 多晶薄膜的制备和性质, 其组分的精确 确定非常重要。在本工作中、我们采用两种方法确定薄膜的 组分, 一是在沉积 CdS, Te1-, 多晶薄膜过程中用石英振荡 法、根据两种材料的声阻抗、密度、分子量以及薄膜的厚度 监控其组分;另一种方法是沉积后对薄膜进行 EDS 谱测试, 以此获得薄膜的组分。图 3 示出了其中一个监控组分为 γ= 02的CdS_{*}Te_{-*}多晶薄膜的EDS图谱.经过ZAF修正后. 由 EDS 得到的组分为 $\gamma = 0$ 22, 图谱中较强的 Si 峰来源于 玻璃衬底。其他监控组分的 EDS 测试结果列入表 1. 由表可 见、二者符合得很好。

Table 1	Comparison of the sulfur content y detected
	by the quartz wafer detector and EDS results



23 光学性质的分析

选取 CdS_{0 22}T ea 78 薄膜作 为测试样品,薄膜沉积在玻璃 衬底上,如图4所示。假定薄膜厚度均匀,复折射率为n=n - ik, 玻璃衬底的折射率为 ns, 衬底厚度远大于薄膜厚度, 整个系统置于空气中. 其折射率为 $n_0=1$ 。





finite transparent substrate

http://www.cnki.net

500

在空气/薄膜、薄膜/玻璃、玻璃/空气三个界面、考虑多 重反射和透射、可以获得正入射透过率的表达式为[10]

$$T = \frac{16n^2 n_s x}{(n+1)^3 (n+n_s^2) - 2(n^2 - 1)(n^2 - n_s^2) x \cos(4\mathfrak{I} n d/\lambda) + (n-1)^3 (n-n_s^2) x^2}$$

式中 $x = e^{-\alpha t}$, d为薄膜的厚度, λ 为入射光波长, n_s 为玻璃 衬底的折射率, 可以通过直接测量其透过率获得。这里, 我 们取玻璃衬底的折射率为定值, $n_s = 1$ 54。

另,发生干涉的基本条件为

$$2nd = m\lambda$$
 (2)

式中, 当透过率极大 (T_{max}) 时 m 取整数, 当透过率极小 (T_{min}) 时 m 取半 整数。

图 5 示出了 CdS_{0.22} Te_{0.78}薄膜的透过率曲线。在长波区, 由(1) 式可求得在透过率极大和极小时波长对应的折射率 $n(\lambda)$,再由式(2) 可得薄膜的厚度。相应地,由(2) 式也能获 得任意 *m* 时的折射率 $n(\lambda)$,其中 *m* 可以通过 $m\lambda_m = (m+1)\lambda_{m+1}$ 得到。对于 CdS_{0.22} Te_{0.78}薄膜,在透过率极小对应的 $\lambda_{min} = 1.859$ nm 处 *m* = 3/2,由式(2) 可以得到薄膜的厚度 *d* ~ 535 nm。一旦知道了 $n(\lambda)$ 、*d* 等物理量,由(1)式可得长波 区的吸收系数。



Fig 5 UV Vis NIS spectrum for the CdS_{0.22}Te_{0.78} thin films

在强吸收区(*x* < < 1),干涉边消失,*n*可以通过图谱中 长波区域的值外推。一个简单的理论模型,一阶 Sellmeier 方 程^[1]可用来分析折射率的分布规律并计算出该区域的*n*

$$n(\lambda)^2 = A + B \frac{\lambda^2}{\lambda^2 - C}$$
(3)

式中A, B和C为拟合参量。如图 6 所示,我们根据 CdS_{0.2} Te_{0.78}薄膜的实验值给出了拟合结果,拟合参量见表 2。当 $\lambda^{-1} \infty$,电子对介电常量的贡献趋近于一有限值,即高频介电参量 ϵ_{∞} ,我们的结果比文献报道的 CdTe 值稍小^[12]。

 Table 2
 Parameters used to fit the data for

 CdS_{0.22} Te_{0.78} thin films

		-		
Sample	A	В	С	€∞
CdS _{0.22} T e _{0.78}	1. 003	5 558	0 125	6 561

利用求出的 *n*(*λ*),结合强 吸收区 *x* < < 1 的特点,简化 (1)式,可得短波区的吸收系数,利用 T auc 公式进而求出薄

膜的光学能隙。结果表明 CdS_yT e_{1-y} 薄膜的能隙 E_g 随组分 y 并非线性变化,在 y = 0 22, $E_g = 1$ 41 eV,接近最小^[9]。图 7 示出了 CdS_{0.22}T $e_{0.78}$ 薄膜吸收系数随光子能量的变化。



Fig. 6 Refractive index n for CdS_{0.22} Te_{0.78} thin films measured by transmittance spectrum (open circles). The solid circtes represent the calculated results using Eq. (3)



3 结 论

采用真空共蒸发法制备了 0≤y ≤1 的 CdS_y T e_{1-y}多 晶薄 膜。在 0≤y≤1 范围内,存在立方/六方相变,当 y<0 3 时, CdS_y T e_{1-y}薄膜为立方结构,当 y ≥0.3 时,CdS_y T e_{1-y}薄膜 为六方相,其晶粒大小约 20~50 nm。由 Swanepoel¹⁰ 的基 本原理,结合 Sellmeier 模型,仅使用 UV- V is NIR 谱的数据 得到了 CdS_{0.2} U e_{0.78}薄膜的光学参量 $n(\lambda)$, $\alpha(\lambda)$, d 和 E_g 。 这些光学参量的获得,对在 CdTe 太阳电池中引入合适组分 和厚度的 CdS_y T e_{1-y}薄膜,提高太阳电池的性能具有重要的 物理意义。另外,该方法的研究也为其他的半导体薄膜材料 提供了一种简单可行的光学表征手段。

(1)

参考文献

- [1] Wu X, Keane J C, Dhere R G, et al. In: 17th European Photovoltaic Solar Energy Conference, Munich, WIP., 2001. 995.
- [2] Cunningham D, Davies K, Grammond L, et al. In: Proceedings of 28th IEEE Photovoltaic Specialist Conference, Anchorage, IEEE., 2000. 13.
- [3] Aramoto T, Tsuji M, Yamamoto T, et al. In: Proceedings of 28th IEEE Photovoltaic Specialist Conference, Anchorage, IEEE., 2000.
 436.
- [4] Shao Ye, Zheng Jiagui, Zhang Jingquan, et al. J. Mater. Sci.: Mater. in Electronics, 2002, 13: 503.
- [5] HUANG Hui, PAN Shurr chen(黄 晖, 潘顺臣). Spectros copy and Spectral Analysis(光谱学与光谱分析), 2005, 25(7): 1099.
- [6] Wood D A, Rogers K D, Lane D W, et al. J. Mater. Sci. Letter, 1998, 17: 1511.
- [7] Lane D W, Rogers K D, Painter J D, et al. Thin Solid Films, 2000, 361: 1.
- [8] Wu X, Yan Y, Dhere R G, et al. Phys. Stat. Sol. (c), 2004, 4: 1.
- [9] Ohata K, Saraie J, Tanaka T. Japanese J. Appl. Phys., 1973, 12: 1641.
- [10] Swanepoel R. J. Phys. E: Sci. Insrum., 1983, 16: 1214.
- [11] Marple D T F. J. Appl. Phys., 1964, 35: 539.
- [12] Rakhshani A E. J. Appl. Phys., 1997, 81(12): 7988.

Preparation and Spectral Characterization of CdSy Te1- y Thin Films

LI Wei, FENG Liang huan^{*}, WU Li li, ZHANG Jing quan, LI Bing, LEI Zhi, CAI Ya ping, ZHENG Jia gui, CAI Wei, ZHANG Dong min

College of Materials Science and Engineering, Sichuan University, Chengdu 610064, China

Abstract $\operatorname{CdS}_y \operatorname{Te}_{I-y} (0 \leq y \leq 1)$ polycrystalline thin films were prepared on glass substrates by coveragonation of powders of CdTe and CdS. For the characterization of the structure and composition of the CdS_yTe_{I-y} thin films the X-ray diffraction (XRD) and energy dispersive spectroscopy (EDS) were used. The results indicate that the values of sulfur content y detected and controlled by the quartz wafer detector show good agreement with the EDS results. The films were found to be cubic for x < 0.3, and hexagonal for $x \geq 0.3$. The 20 50 nm of grain sizes for CdS_yTe_{I-y} thin films were calculated using a method of XRD analysis. Finally, the optical properties of CdS_yTe_{I-y} thin films were characterized by UV V is NIR spectroscopy alone. According to a method from Swanepoel, together with the first order Sellmeier model, the thickness, of d 535 nm, energy gap of E_{g} -1. 41 eV, absorption coefficient, $\alpha(\lambda)$ and refractive index, $n(\lambda)$ of CdS_{0.22}Te_{0.78} thin films were determined from the transmittance at normal incidence of light in the wavelength range 300 2 500 nm. The results also indicate that the CdS_y Te_{I-y} thin films with any composition ($0 \leq y \leq 1$) can be prepared by correspondition, and the method to characterize the optical properties of CdS_y Te_{I-y} thin films.

Keywords $CdS_{y}Te_{1-y}$ thin films; $C\sigma$ evaporation; Spectral characterization

(Received Oct. 28, 2006; accepted Jan. 28, 2007)

* Corresponding author