文章编号:1001 - 9014(2008)02 - 0101 - 04

快速热退火对纳米晶粒 SnO₂薄膜性质的影响

秦苏梅¹, 童梓洋¹, 邓红梅², 杨平雄¹

(1. 华东师范大学 信息学院, 上海 200241; 2. 上海大学 分析测试中心, 上海 200444)

摘要:以 SnCl₂·2H₂O及无水乙醇为原料,利用溶胶 凝胶法在快速热退火下制备了 SnO₂纳米薄膜,研究了快速热 退火(RTA)对 SnO₂薄膜性质的影响.采用 X射线衍射谱(XRD)、扫描电子显微镜(SBM),研究了薄膜的晶粒尺寸、 微结构、表面形貌与快速热退火条件的关联,用傅里叶变换红外光谱(FT-R)和光致发光研究了薄膜的光学性质. 结果表明,快速热退火(RTA)温度对薄膜的光学性质、晶粒尺寸和薄膜的结构形态均有较大的影响. 关键词:纳米二氧化锡;溶胶 凝胶法(sol-gel);快速热退火(RTA) 中图分类号:O4.47 文献标识码:A

EFFECT OF RAPD THERMAL ANNEAL ING ON PROPERTY OF NANO-SnO₂ THIN FLM

Q N Su-Mei¹, TONG Zi-Yang¹, GUO Ming¹, DENG Hong Mei², YANG Ping-Xiong¹

(1. Department of electronics, East China Normal University, Shanghai 200062, China;

2 Instrumental Analysis & Research Center, Shanghai University, Shanghai 200444, China)

Abstract: By using SnCl₂ 2H₂O as main materials and ethanol as solvent, nano-SnO₂ thin films were prepared by sol-gel technique with rapid thermal annealing (RTA). The effect of rapid thermal annealing (RTA) on property of nano-SnO₂ thin film was explored. The size of grains, the microstructure, the morphology and the optical properties of nano-SnO₂ thin films were characterized by XRD, SEM, PL and FT-R. The results indicate that the optical property and the grain-size, the microstructure, and the morphology of the samples change evidently with different temperature of RTA. Key words: SnO₂; sol-gel; rapid thermal annealing (RTA).

引言

SnO₂纳米薄膜具有独特的多功能特性,使得它 在许多领域得到了广泛的应用,如作为太阳能电池 的窗口材料,气敏传感器的敏感材料,锂离子电池负 极材料等.薄膜的制备方法通常包括溅射法(sputtering)、化学气相沉积(CVD)、溶胶-凝胶法(sol-gel) 等^[1~4].近年来,改进的溶胶凝胶(Sol-Gel)法作为 一种全新薄膜制备工艺,具有许多优点.例如,设备 简单、操作方便、成本低廉、易于掺杂、沉积温度不需 很高、能控制薄膜厚度,薄膜中各组分分布均匀一致 等.Sol-Gel法制备薄膜通常包括溶胶的制备,溶胶 -凝胶的转变以及退火3个过程,其中退火过程十

-凝胶的转变以及退火 3个过程, 其中退火过程十分关键, 对薄膜的结构形态有很大的影响. 采用 Sol-

Gel方法制备 SnO₂薄膜,探索了快速热退火(RTA) 对薄膜结构和性质的影响.用 X射线衍射谱 (XRD)、扫描电子显微镜(SEM)、傅里叶变换红外 光谱(FT-IR)和光致发光研究了薄膜的晶相结构、 晶粒尺寸、表面形貌和光学特性与快速热处理条件 的相互关系.

1 实验

将 SnCl₂ · H₂O缓慢置入无水乙醇中,使用型 号为 HO F1B 数显恒温磁力搅拌器,以 500 r/m in, 80 恒温磁力搅拌、回流 3h,之后再陈化 24h,无色 透明的溶液最后变成淡黄色 SnO₂溶胶.以电阻率 为 8 - 13 · cm,厚度为 380 ±10µm,(111)方向 的硅片为衬底,在 KW -4A 型台式匀胶机上以

收稿日期: 2007 - 04 - 20,修回日期: 2007 - 10 - 17

Received date: 2007 - 04 - 20, revised date: 2007 - 10 - 17

基金项目:上海市教委科研基金 (2006AZI13)、上海市教委优秀青年教师科研专项基金和国家自然科学基金 (60677022)和上海重点学科建设 项目 (B411)资助项目

作者简介:秦苏梅(1982-),女,江苏通州人,华东师范大学电子系研究生,主要从事微电子材料研究.

3000 r/m in 匀胶 30 s 分别在 300 、350 、500 、 600 、750 、800 、900 和 1100 下快速热退 火 (RTA) 25 s,加热速率为 180 /s 为得到足够厚 的膜,匀胶和退火 2个步骤重复循环 6次,制得 SnO₂纳米薄膜.

采用 Rigaku D/max-2550 X射线衍射仪进行物 相鉴定. 以波长为 0. 154056 nm 的 Cu K 1作为辐射 源,衍射角度 2 从 10 到 70 °;扫描速度为 2 °/m in, 衍射电压为 30kV,电流为 100mA. 用日本电子公司 生产的 JSM-5610LV型扫描电子显微镜 (SEM)观测 薄膜的表面形貌. 通过法国 Jobin Yvon公司生产的 LabRam HR 800UV型拉曼 /发光光谱仪测得快速热 退火温度对薄膜光学性能的影响. 利用美国 N CO-LET公司 5DX型 FT-R红外光谱仪对 SnO₂纳米薄 膜进行红外吸收光谱分析.

2 结果与讨论

2.1 SnO₂的 XRD 分析

图 1(a)是 SnO₂薄膜在 350 ~1100 经 25s 快速热退火处理后的 X射线衍射图.从 XRD 谱图 上显示的主要特征峰可以认定二氧化锡薄膜是金



图 1 (a)不同温度快速热退火下 SnO₂薄膜的 XRD 谱 (b)空气中 350~600 下快速热退火 SnO₂薄膜的 XRD 谱 Fig 1 (a) X-ray diffraction patterns of SnO₂ films prepared at different temperature (b) X-ray diffraction patterns of SnO₂ films prepared at 350, 500 and 600 in air

红石结构.由图可见,SnO2的晶相结构随热处理温 度的升高逐渐变化,当热处理温度低至 350 时, 谱峰较宽,只能看到(110)、(101)、(211)极弱的 峰,这表明此时的薄膜尚处于非晶或不完全晶化 状态.当热处理温度提高到 500 时,各衍射峰开 始出现突起,但衍射峰相对强度不够尖锐,表明薄 膜开始晶化,但未晶化完全.当温度上升到 600 特征峰变得相对尖锐,除(110)、(101)、(211)之 外,还可以看到(200)、(220)、(002)、(310)、 (112)和 (301)方向上也出现衍射峰,但强度较 弱,表明 SnO2已基本晶化,值得注意得是,此时位 于 2 为 29.9 \$ 33.4 \$ 37.2 和 57.4 处出现 SnO 晶体衍射峰 (29.9 处很明显, 33.4 处和 SnO2峰 有所相叠,37.2°,57.4 较弱),表明样品中有微量 的 SnO晶体存在.为了能更清楚地辨析,仅把 350 、500 和 750 列出 (图 1(b)). 可以看到当 温度升高到 750 时, SnO2的各个方向上的衍射峰 都增大,而此时又发现 SnO的衍射峰明显减小, SnO₂(110)方向特征峰的强度开始超过(101)的 特征峰强度,出现(110)方向的择优取相,说明 SnO₂晶化更加完全并且晶粒开始长大.而当温度 到达 900 时, SnO₂的衍射峰尖锐程度进一步增 强, SnO的衍射峰消失. 这表明 750 时 SnO Q部 分转化成 SnO₂,而温度升高到 900 时, SnO已被 氧化成 SnO₂. 从图还可看到除 SnO的特征峰之外, 几乎没有其它如 Sn₃O₄、Sn₂O₆等杂峰的出现. 当温 度升到 1100 时各衍射峰变得十分尖锐,说明 SnO, 晶粒已很大, 与标准图谱对比, 薄膜仍为四方 相金红石结构.表 1是根据 Scherrer公式: D = 0. 89 /(cos)(为 X 射线波长, 为衍射峰半高 为衍射角),通过不同衍射指数峰的 FWHM 宽. 估算的在不同热处理温度下 SnO₂薄膜的晶粒尺 寸,所得的尺寸基本一致,能够排除应力的影响.

T-1-1-	1	-J // ~				0110 2		41	- 	
Table	e 1	1 ne	gra n s	aame	er of	nano-	SnO_2	unn	r um s	an-
		neal	ed at d	l ifferen f	tem n	era fur	e			

快速热退火温度 ()	半高峰宽 (^ッ rad)	粒径 (分别由 XRD/ SEM测得 (nm))						
350	221260/0. 0386	3. 65086/						
500	097137/0. 01695	8. 31599/8—10						
600	0. 49096/0. 00856	16. 45328/14-17						
750	0. 31274/0. 00546	25. 82945/23-28						
900	0. 13571/0. 00237	59. 52327/						
1100	0. 12346/0. 00215	65. 42931/						



图 2 硅衬底上经 350 (a)、500 (b)、600 (c)、 750 (d) (放大 10万倍)、350 (放大 5万倍)快速热退 火 25s后纳米 SnO₂薄膜的 SEM图

Fig 2 SEM images of SnO_2 film on Si substrates at 350 (a), 500 (b), 600 (c), 750 (d) (magnify 100000 times) and 350 (e) (magnify 50000 times)

2.2 SnO₂薄膜的 SEM 形貌

图 2是 SnO₂薄膜在不同温度 RTA 处理后的 SEM 晶粒形貌. 350 快速热退火后的样品, SnO₂尚 处于非晶状态,看不出晶粒形状见图 2(a).随着温 度升高,在 SnO2结晶度逐渐提高的同时,晶粒轮廓 变得清晰可见,晶粒尺寸也随之增大,500时可较 清晰估计出晶粒尺寸约为 8~10mm 见图 2(b); 600 时 SnO₂的平均晶粒尺寸为 14~17 nm 图 2 (c);在 750 时 SnO₂的平均晶粒尺寸为 21~28nm 图 2(d),上述晶粒尺寸与根据 XRD测得结果所计 算出来的值基本一致,如表 1所列.图 2(e)是经 350 快速热退火后,样品仅放大 5万倍的 SEM 图, 可见薄膜在大范围内细致均匀. SnO2晶粒尺寸与其 对气体的响应密切相关,晶粒尺寸越小,灵敏度则越 大[3],因此,为了得到灵敏度较高的 SnO2气敏薄 膜,应尽可能使其具有较小晶粒尺寸.降低热退火温 度,是有利于减小薄膜的晶粒尺寸的可行方法,但 是,当快速热处理 (RTP)温度低于薄膜的晶化温度 (350 左右)时,薄膜处于非晶或不完全晶化状态,



图 3 SnO₂薄膜的红外分析图 (a)经 300 快速热退火 (b)经 600 快速热退火 (c)经 800 快速热退火



薄膜器件的性能会不稳定甚至无响应,所以在制作 SnO₂薄膜时应选择合适的热处理温度.从实验结果 来看 500 时还未完全晶化,而 600 时,已经完全 晶化,且平均粒径不大,在 14~18nm左右,因此,此 温度为制作 SnO₂薄膜的最优选择.

2.3 光学性质

对 sol-gel方法在不同的快速热退火温度下制 备的 SnO2薄膜进行了红外光谱分析.图 3是(300~ 800)制备的薄膜的 FT-R谱,四方金红石结构的 SnO₂薄膜,具有 D4h对称结构,该点群推算出 SnO₂ 红外活性 (偶极矩)的选律 (即振动自由度) A2u + 3Eu应有 4条 Sn - O振动谱带^[4],而图 3中实际观 测到的 500~700cm¹之间只存在一个宽而强的吸 收谱带,可能是因为4条谱峰波数相接近,合并在一 起而形成的,这说明形成的 SnO,薄膜晶体比较理 想. 500~700cm⁻¹处是 SnO₂的 Sn - O键的振动吸收 峰,其强度随着温度升高明显增大,说明结晶逐步趋 于完整,这与 XRD, SEM 的结果相一致. 900~ 1300cm⁻¹对应 Sn - OH振动模式,随着温度升高强 度逐渐减小,说明样品逐步脱水.3450cm⁻¹和 1650cm¹附近的吸收峰分别为 OH基的伸缩振动吸 收峰和物理吸附水 H2O的 OH - 的变形振动吸收 峰,3450cm¹处的吸收带宽而强,说明溶胶凝胶法 制备的 SnO2对水分有较强的吸收性,在相同的氮气 氛下,发现随着热处理温度升高,1650cm⁻¹处表面 吸附水分子的变形振动峰基本消失,但在 3450 cm⁻¹ 附近的 OH基的伸缩振动峰仍有一定吸收强度,这 说明小尺寸的 SnO₂纳米薄膜具有大量的活性表面, 极易吸附氧而形成 OH,这有利于提高氧化锡半导 体材料的催化和气敏传感特性[5~7].

最后,薄膜的光致发光谱已被测试,结果表明随 着快速热退火温度升高,发光性能有明显改变,这正 是由于退火温度升高,使得晶粒尺寸增大,氧缺陷显 著减少,故而使光强减弱.

3 结语

采用溶胶 凝胶法制备了 SnO₂纳米薄膜,根据 不同的快速热退火温度得到不同粒径 SnO₂薄膜样 品.发现随退火温度的提高,晶粒尺寸增大,当退火 温度达到 600 时,已经基本晶化完全,且平均粒径 14~17nm,是薄膜合成的最佳退火温度.对样品红 外光谱的研究发现,500~700m⁻¹处存在 SnO₂的 Sn - O键的振动吸收峰,强度随着温度升高明显增大, 说明结晶逐步趋于完整,这与 XRD, SEM 的结果相 一致.当温度升高至 800 时位于 3450cm⁻¹处的 OH基的伸缩振动吸收带仍然存在,说明小尺寸的 SnO₂纳米薄膜具有大量的活性表面,易吸附氧而形 成 OH,这有利于提高氧化锡半导体材料的催化和 气敏传感特性.

REFERENCES

[1] SHEN Nan, LIYi, YIXi-Jian Preparation of VO₂ films with nanostructure and improvement on its visible transmittance [J]. J. Infrared M illim. Waves (沈楠,李毅,易新建.纳米 VO,薄膜的制备及其可见光透过率的改善. 红外与毫米 波学报), 2006, **25**(3): 199—202

- [2] ZHANG Heng, HAO Tian Liang, SH I Cheng-Ru, et al Lowtemperature growth of ultra- thin nano-crystalline diamond films by HFCVE in a CH₄ /H₂ mixture [J]. J. Infnared M illin. Waves (张衡, 郝天亮, 石成儒,等. 热丝化学气相沉 积法在 CH₄ /H₂混合气体中低温生长超薄纳米金刚石. 红外与毫米波学报), 2006, 25 (2): 81—85.
- [3] Jaswinder Kaur, Somnath C Roy, BhatnagarM C. Highly sensitive SnO₂ thin film NO₂ gas sensor operating at low temperature [J]. Sensors and Actuators B, 2007, **123** (2): 1090-1095.
- [4] SHI Juan Synthesis and testing of gas sensing property of SnO₂ prepared through hydrothermal method[J]. J. Tianjin Polytechnic University(石娟. 溶胶水热法制备纳米 SnO₂气 敏材料的研究. 天津工业大学学报), 2004, 23(3): 39— 41.
- [5]LIWei The research and production of the gas sensor for methane detecting[D]. (李巍.基于检测甲烷气敏传感器 的制备和研究.中国优秀硕博士论文库),2006
- [6] PAN Q in-Yi, ZHANG Jian-Ping, DONG Xiao-Wen, et al Preparation of SnO₂ thin films by Sol-Gel method [J]. Bulletin of The chinese Ceram ic Society (潘庆谊,董晓雯,张剑 平,等. 溶胶 凝胶法制备二氧化锡薄膜. 硅酸盐学报), 2001, 20(1):6—7.
- [7] ZHAO Jie, ZHAO Jing-Gui, GAO Shan, et al Study on R spectrum of nanosized stannic oxide powder [J]. Chinese Journal of Light Scattering (赵杰,赵经贵,高山,等. 二氧 化锡气敏纳米粉体的红外光谱研究. 光散射学报), 2004, 16 (3): 234—236