化学气相沉积中影蔽效应对硅薄膜表面形貌和 微结构的影响^{*}

张海龙 刘丰珍 朱美芳

(中国科学院大学材料科学与光电技术学院,北京 100049)

(2014年3月28日收到;2014年5月6日收到修改稿)

采用斜入射热丝化学气相沉积技术 (OAD-HWCVD), 研究了气流入射角度 (θ) 对氢化非晶硅 (a-Si:H) 薄膜表面和微结构的影响.实验发现,薄膜厚度为1 µm时,均方根粗糙度与 tan θ 成指数关系;在入射角度为 75°时,薄膜表面由自仿射表面转变为 mound 表面.采用拉曼谱和红外谱表征了硅薄膜的微结构随气流入射 角度的变化.在薄膜转变为 mound 表面生长之前,随入射角度的增加,准局域的影蔽效应使得薄膜中微空洞 的数目及尺寸增加,导致薄膜微结构因子升高、致密度下降、薄膜质量变差.在薄膜转变为 mound 表面生长之 后,非局域的影蔽效应导致大尺度的空洞,同时薄膜中以 Si-H_n(n≥2) 形式存在的氢增多.本文以非晶硅薄膜 为例,结合标度理论,分析了薄膜生长过程中的表面形貌和微结构与影蔽效应的关系.

关键词:影蔽效应,mound表面,微空洞,表面形貌生长 PACS: 73.61.Jc, 68.55.-a, 61.43.Dq

DOI: 10.7498/aps.63.177303

1引言

硅薄膜(例如非晶硅、微晶硅)是光伏电池、大面积平面显示和微机电系统等领域广泛应用的光电薄膜材料.在薄膜生长过程中,精确地控制表面形貌和微结构的演化,对于实现与保证材料的性能是至关重要的.硅薄膜通常采用等离子体增强化学气相沉积(PECVD)和热丝化学气相沉积(HWCVD)等技术制备.薄膜制备时,衬底温度一般低于300°C,而沉积气压可能是从十几帕到上千帕,薄膜生长处于高的非平衡态条件下^[1],气相中基元频繁碰撞,形成多种生长前驱物,以不同的能量和角度投射到生长表面实现薄膜生长^[2-4],生长条件改变会造成所制备的薄膜结构具有很大的差别.

已有薄膜生长过程的研究指出,在入射粒子大

角度入射的情况下,薄膜生长过程存在非局域影蔽 效应, 使薄膜表面的生长指数 $\beta > 0.5$, 表面形貌 的功率谱密度(PSD)函数出现象征 mound 表面的 特征峰,此时薄膜表面不再是自仿射表面,不能够 用KPZ模型来描述薄膜生长过程^[5-8]. 影蔽效应 的存在使得薄膜中产生微空洞,薄膜的致密度降 低,这在溅射和脉冲激光熔蒸等物理气相沉积技 术制备氧化物薄膜的研究中已经有比较明确的结 论^[9,10].由于化学气相沉积(CVD)涉及到复杂的 气相和表面反应过程,增加了对影蔽效应作用的认 识难度. 我们前期对CVD技术制备氢化硅薄膜的 研究发现^[11],影蔽效应与薄膜厚度、粒子的入射状 态、氢的引入和沉积气压等诸多因素有关;由于影 蔽效应的存在,随着硅薄膜厚度增加, PSD 函数逐 渐显现特征峰,薄膜表面转变为mound表面;在气 压较高的时候, PSD 函数的特征峰更早出现. 这些 研究对于认识CVD过程中的影蔽效应和薄膜生长

^{*} 国家重点基础研究发展计划(批准号: 2006CB202601, 2011CBA00705)和北京市科技计划(批准号: D121100001812003)资助的 课题.

[†]通讯作者. E-mail: liufz@ucas.ac.cn

^{© 2014} 中国物理学会 Chinese Physical Society

动力学过程有一定的帮助,但目前仍然比较欠缺系统的、细致的实验研究与分析.

对于氢化硅薄膜中的氢含量、氢的成键状态与 薄膜的光电性质之间的关系等,目前已有共识,而 影蔽效应对氢含量和薄膜微结构的影响并不清楚. 考虑到影蔽效应与粒子入射角度有关,因此,本文 将主要研究基元入射角度与薄膜表面形貌演化、氢 含量和微结构的关系.这将有助于我们认识薄膜 生长的微观过程,完善薄膜生长模型,为制备致密、 均匀和优质的薄膜提供指导依据,也可以对纳米 棒等新概念太阳电池制备条件的优化提供思路^[12]. 考虑到mound结构的形成还受到黏附系数、扩散 长度、相变等影响,为了避免给影蔽效应研究造成 难度,我们通过控制生长条件,使制备的薄膜都是 非晶.

2 实 验

结合斜入射沉积 (OAD) 技术和 HWCVD 技术 制备了硅薄膜,原理如图1所示.入射气流方向与 衬底法向的夹角为θ, θ可在0°—90°之间调节,衬 底架以衬底法向为轴旋转,反应气体 (纯硅烷) 经高 温钨丝 (1850°C) 分解为活性生长基元,以一定的 发散角喷射到基片上实现薄膜沉积.热丝到衬底板 中心的距离为6.5 cm.为了实现对生长基元入射角 的有效控制,一方面设计合理的热催化器结构以减 小气流发散度,同时沉积气压设为0.3 Pa,在此气 压下,基元平均自由程远大于热丝到衬底的距离, 到达衬底表面的活性基元主要为热丝分解硅烷产 生的 Si 和 H, 避免了气相反应引起分析的复杂性.



图1 OAD-HWCVD 原理图

实验中, 衬底采用 Corning eagle 2000 玻璃和双面 抛光硅片, 衬底温度固定为100°C, 衬底旋转速 度为16 r/min. 在 θ 角为0°, 45°, 60°, 75°和82° 下制备硅薄膜, 硅薄膜厚度为1 μ m左右. Raman(Horiba JY HR800) 散射谱测试采用的激励 波长为514 nm, 在非晶硅薄膜中的透入深度是 50—100 nm. 采用 AFM(岛津 SPM9600) Tapping 模式获取硅薄膜表面形貌, 扫描范围为2 μ m × 2 μ m. 通过红外测试 (FT-IR Nicolet 7200) 得到薄膜 的氢含量及微结构信息, 对红外干涉吸收曲线进行 拟合得到薄膜折射率.

3 实验结果及分析

3.1 入射角度对薄膜表面形貌的影响

图 2(a)—(e)为不同气流入射角度下制备的 硅薄膜AFM表面形貌图像. 可看到,垂直入射 ($\theta = 0^{\circ}$)下制备的薄膜表面(a)比较平滑,颗粒结 构小. 在 $\theta < 75^{\circ}$ 时(图 2(a)—(c))随着 θ 增加,表 面粗糙程度和结构的尺寸呈现缓慢增加的趋势. 在 $\theta = 75^{\circ}$ 时表面起伏明显增加,出现几十到近百纳 米大小的团簇状丘堆结构,表明薄膜表面生长状 态发生转变. 图 2(e)中嵌入的图片是 $\theta = 82^{\circ}$ 时制 得薄膜的截面 SEM 图,薄膜呈分立的纳米棒结构, 这与掠角入射技术制备纳米棒的现象是一致的. 图 2(f)给出薄膜表面对应的均方根粗糙度(σ_{rms}) 随角度的变化,在 θ 比较小时, σ_{rms} 随 θ 缓慢增加, 当 $\theta > 60^{\circ}$ 时, σ_{rms} 迅速增加,与AFM 图像的变化 趋势一致.

为进一步了解薄膜表面结构的特征, 对图 2 中 表面各点的高度数据计算得到 PSD 曲线 p(k), 如 图 3 所示. p(k) 反映不同空间频率的结构成分 (波 数 k) 在表面轮廓上所占的比重, 曲线的特征峰表明 在实空间中表面有准周期的 mound结构, 相应的 表面被称为 mound 表面. 图 3 显示, 在 0° 时, p(k)呈现单调下降的趋势. 随 θ 的增加, 在较低的波数 k范围内, p(k) 曲线出现平台 (45°, 60°), 当 θ 为75° 和 82° 时, p(k) 曲线出现一个特征峰. 小 θ 时单调 变化的 PSD 曲线, 对应了自仿射表面的特征. 在 $\theta = 75°$ 时特征峰的出现, 表明薄膜表面转变为 mound 表面, 验证了图 2 (d), (e) 中的薄膜形貌的 变化.



图 2 (a)—(e) 薄膜形貌图像和截面 SEM 图 (内插图); (f) σ_{rms} 和半对数坐标下的 σ_{rms} -tan θ 曲线 (内插图)



图 3 薄膜表面形貌的 PSD 曲线

mound结构的形成和演化是薄膜生长中影蔽 效应的结果,而粒子的非垂直入射是造成影蔽效应 的根源.影蔽效应是指,粒子以大角度入射时,薄 膜表面的突起结构周围会形成生长基元的弹道阴 影区,因此,突起部分接收到较多的粒子形成峰,阴 影区接收较少或无法接受粒子而形成谷或微空洞, 即,薄膜表面各点接收到的粒子数目与入射角度和 表面形貌相关.图4给出了影蔽效应的示意图,其 中倾斜角 α 是表面上相距为r、高度差为 Δh 的两点 间连线与衬底平面的夹角,粒子入射角度为 θ ,可 见,当 $\theta > 90^\circ - \alpha(即\theta + \alpha > 90^\circ)$ 时,较低点(如 图中B点)位于较高点(如图中A点)的弹道阴影区 域内,两点间发生影蔽,影蔽长度 $L = \Delta h \cdot \tan \theta$.



图 4 影蔽效应示意图 (a) 影蔽效应的形成; (b) 表面精 细结构处的影蔽效应

首先讨论入射角度对表面均方根粗糙度的影响. 将图2(f)中的横坐标变为 $\tan\theta$ 并重新绘图, 如图2(f)的插图所示, 可见 σ_{rms} 基本随 $\tan\theta$ 指数变化, 即, $\sigma_{rms}(\theta)$ - $D^{\tan\theta}(D$ 为常数). 根据薄膜表面 生长动力学标度理论, σ_{rms} 与薄膜厚度d满足指 数关系,考虑到入射角度不同,并假设在同一入 射角度的生长过程中生长指数 $\beta(\theta)$ 近似不变,有 $\sigma_{rms}(\theta,d) = Cd^{\beta(\theta)}(C 为常数).$ 比较以上关系式, 可推出 $\beta(\theta)$ 与tan θ 之间具有线性关系 $\beta(\theta)$ -tan θ . 这说明非垂直入射改变了表面生长指数,因此tan θ 可表征影蔽效应对薄膜表面演化的影响,由于影蔽 长度 $L = \Delta h \cdot \tan \theta$,所以表面起伏 Δh 越大、tan θ 越大,则影蔽长度越长,即表面起伏 Δh 越大、tan θ 越大,则影蔽长度越长,即表面起伏 Δh 越大、tan θ 大,而 β 的取值一般为0—1,因此,此时 $\beta(\theta)$ -tan θ 不再成立, $\beta(\theta)$ 的变化形式需要进一步研究,本文 不做深入讨论.



图5 薄膜表面的 $\theta + \alpha_{\rm rms}(r)$ 曲线

下面讨论影蔽效应与薄膜表面演化过程的联 系.根据AFM图像,统计得到均方根倾斜角随距离 的变化 $\alpha_{rms}(r)$.绘制 $\theta + \alpha_{rms}(r)$ 随r的变化曲线如 图5所示.图中虚线对应 $\theta + \alpha_{rms}(r) = 90^{\circ}$.图5显 示,对于小的 θ ,只有在r很小时, $\alpha_{rms}(r) > 0$,当r 较大时, $\theta + \alpha_{rms}(r)$ 几乎与 θ 相等,这表明此时影 蔽只可能发生在距离较近的点之间. $\theta + \alpha_{rms}(r)$ 曲 线随 θ 增加而整体上移,这表示 θ 较大时薄膜表面 上更易发生影蔽.当 $\theta \ge 75^{\circ}$ 时,曲线与虚线相交, 表明此时表面上影蔽效应普遍存在.

在表面平整的基底上生长薄膜,初期成核所形成的细小结构是薄膜形貌演化的起点.之后,随着沉积时间的增加,表面发生粗糙化.当 θ 很小时,粒子接近垂直入射,影蔽效应几乎不存在,此时表面是自仿射表面,可用KPZ模型来描述薄膜形貌演化过程.自仿射表面的粗糙度是以较低的生长指数($\beta < 0.5$)缓慢增加的,因此表面图2(a)的粗糙度较小.对于 θ 为45°或60°的情况,当 $\alpha(r)$ 分别大于45°或30°时可发生影蔽,由于薄膜粗糙度较低,对

如图 4 (b) 所示的表面精细结构,只有在r 很小时, 倾斜角 $\alpha(r)$ 才有取值.图 5 中 $\theta + \alpha_{rms}(r)$ 曲线在 r较小时的上抬,说明影蔽效应主要发生在短距离 内,此时,影蔽长度 L大约是几个到十几个原子尺 度,影蔽效应是准局域的,由于薄膜生长还会受到 扩散等平滑作用的影响,此时的薄膜表面仍近似为 自仿射表面.

在 $θ \ge 75^{\circ}$ 时,较小的 α即可满足发生影蔽的 条件 $α + θ \ge 90^{\circ}$,从而在较小的表面起伏下即可实 现较长的影蔽长度,此时表面经过短时间的生长, 即可产生长距离的非局域影蔽效应.图5中,75°和 82°对应的影蔽长度分别是28 nm和180 nm,超过 扩散平滑作用的尺度,此时影蔽效应是决定表面形 貌的主要因素,从而造成薄膜粗糙度进一步升高和 自仿射表面到 mound 表面的转变.根据图5可知, 同薄膜厚度下,导致薄膜表面类型发生转变的角度 阈值 $θ_c$ 在60°—75°之间.

对于入射角度在θ_c阈值附近的情况,考虑到表 面形貌和影蔽效应的正反馈作用,非局域影蔽效应 的发生和自仿射到mound表面的转变,是在薄膜 达到一定厚度之后出现的,这意味着通过控制条件 可以抑制这种反馈作用、延缓 mound 出现.

3.2 粒子入射角度对微结构的影响

图 6 给出入射角 θ 为0°, 60° 和 82° 条件下制备 的硅薄膜的拉曼散射谱.可以看到, 三个样品拉曼 谱横光学模 (TO 模)均在 480 cm⁻¹ 处,这表明薄膜 都是非晶,入射角的差异不影响薄膜相结构.随 θ 的增加, TO 模半高宽增大, 横声学模 (TA 模, 170 cm⁻¹)增强, 表明斜入射增加了薄膜 Si-Si 网络的无 序度,这应当是准局域的影蔽效应改变薄膜中原子 排布的结果.



图6 拉曼散射曲线



图 7 硅薄膜红外吸收谱的 Si-H_n 伸缩模吸收谱

在优质硅薄膜材料制备中,氢在缓和硅 网络结构应力和钝化悬键等方面有重要的作 用^[13],通过分析硅薄膜红外吸收谱中Si,H原 子的键合组态,可以得到关于薄膜微结构的 有用信息. 一般认为,非晶硅薄膜红外谱中 2000 cm⁻¹的低位伸缩模(LSM)对应于体的Si-H₁,反映薄膜中较致密的部分;2060—2160 cm⁻¹ 的高位伸缩模(HSM)与薄膜中空洞内表面的 键合氢有关,主要包括Si-H₂(2090—2120 cm⁻¹) 和Si-H₃(2120—2150 cm⁻¹)^[14–17]. 图7 给出了 1900—2250 cm⁻¹范围的红外谱. $\theta = 0^{\circ}$ 时,HSM 主要为SiH₂伸缩模(2087 cm⁻¹);之后随 θ 增加, HSM峰位向高波数偏移,吸收峰分布变宽,包含多 种吸收模式,表明薄膜中高氢的硅氢键增多.



图 8 硅薄膜红外吸收谱的 Si-H₂和 Si-H₃ 剪切模/弯曲 模吸收谱

图 8 给出了 825—950 cm⁻¹ 范围的红外谱, 一般认为该范围内的吸收对应 Si-H₂和 Si-H₃ 振动吸收^[18].可见,随 θ 增加, Si-H_n(n = 2, 3)振动吸收不断增强,且吸收峰向高波数移动.由图 7 可看出

 $\theta = 0^{\circ}$ 时 HSM 中只包含 Si-H₂ 吸收 (2087 cm⁻¹), 因此可认为图 8 中 $\theta = 0^{\circ}$ 时 890 cm⁻¹ 处的吸收峰 与 SiH₂ 有关,当 θ 增加时,905 cm⁻¹ 处吸收峰的出 现和增强是由于 SiH₃ 的出现造成的.这进一步表 明,随入射角度增加,影蔽效应导致薄膜中键合的 氢向富氢结合模式转变.

为了比较入射角度对薄膜结构的影响,分别 根据红外谱中的伸缩模吸收和摇摆模吸收计算了 薄膜微结构因子 $R(R = I_{HSM} / (I_{HSM} + I_{LSM}),$ I_{HSM}, I_{LSM} 分别为相应吸收模式的积分强度)^[15] 和氢含量 $C_{\rm H}$ ^[18],根据有效介质近似和薄膜折射率 计算了薄膜的空洞体积分数 $X_{\rm V}$ ($X_{\rm V} =$ 薄膜中的 空洞体积/薄膜总体积),各值均在表1中给出.

表1 硅薄膜样品的微结构因子 (R)、折射率 (n_{film}) 、空洞体积分数 (X_V) 和氢含量 (C_H)

| $\theta/(^{\circ})$ | $R \ /\%$ | $n_{ m film}$ | $X_{\rm V}$ | $C_{\rm H}$ /% |
|---------------------|-----------|---------------|-------------|----------------|
| 0 | 50.6 | >3.30 | < 0.03 | 8.1 |
| 45 | 69.7 | 3.02 | 0.15 | 10.5 |
| 60 | 82 ± 5 | 2.73 | 0.27 | 11.9 |
| 75 | 81 ± 3 | 2.33 | 0.44 | 12.4 |

从表1可以看出,随入射角度的增加, $n_{\rm film}$ 逐 渐下降, X_V 升高,表明薄膜致密度降低,空洞或 空隙增多.结构因子R先随 θ 的增加而增加,在 $\theta > 60°$ 时,不再升高. X_V 和R都与薄膜的致密度 有关,但由于HSM主要对应的是空洞表面的硅氢 成键,因此R主要反映薄膜内微空洞表面积的变 化.在 $\theta < 60°$ 时,薄膜表面的精细结构导致准局 域的影蔽效应,此时, θ 的增加使得微空洞的数目和 总表面积增加,从而导致了HSM组态和R值的增 加.而在 $\theta > 60°$ 时,mound表面生长中存在强烈 的非局域影蔽效应,导致薄膜中出现大尺寸空洞或 空隙,此时总的微空洞表面积不再上升,因此不增 加HSM组态的吸收.图 $8 中 \theta = 60°$ 和75°时,900 cm⁻¹附近吸收峰面积相近也证明了这一点.

以上实验结果表明, 基元的非垂直入射, 特别 是大入射角带来的影蔽效应, 是 mound 结构形成、 薄膜中高氢的硅氢键增多和薄膜致密度下降的基 本原因. 在 CVD 制备硅薄膜的技术中, 气流的引 入方式和高沉积气压条件下基元的随机碰触, 导致 反应基元的入射角度有一定分布. 其中大角度入射 的基元容易引起影蔽效应. 因此, 根据薄膜制备的 具体需求, 可通过控制生长条件, 减小基元入射角 的分布范围,减少斜入射基元的比重,尽量避免出现大入射角度的情况,以减弱生长过程中的影蔽效应.同时通过提高温度、增强基元表面扩散能力等措施减弱准局域影蔽效应带来的粗糙作用,可以延缓或抑制mound表面形成,以获得良好的表面形貌和较致密的薄膜.另一方面,我们也注意到,可利用影蔽效应来发展其新的应用.可选择优化生长条件,以构造具有陷光特性的表面结构,这在光伏电池方面有明确的应用价值.在大入射角条件下,可制备定向排列的纳米棒组合,这在光电子器件、传感器等方面也有潜在的应用前景.

4 结 论

通过改变OAD-HWCVD中气流入射角度 θ , 研究了非晶硅薄膜表面生长的演化过程. 发现薄 膜均方根粗糙度 $\sigma_{\rm rms}$ 基本上随 $\tan\theta$ 指数增加.随 θ增加,薄膜致密度和有序度下降,键合氢向富氢 结合模式转变.存在一个入射角度的阈值 θ_{c} .在 $\theta < \theta_c$ 情况下, 薄膜表面是自仿射表面, 随 θ 增加, 表面生长中的局域影蔽效应促进了微空洞的形成, 红外谱中结构因子 R 增加; 当 θ 在 θ_c 附近时, 薄膜 粗糙化和影蔽效应增强,随薄膜厚度增加,两者的 正反馈作用使得局域影蔽效应转变为非局域影蔽 效应; 在 $\theta > \theta_c$ 时, 薄膜表现为mound表面生长, 非局域影蔽效应使薄膜中生成较大尺寸的空洞或 空隙, 在掠角条件下 ($\theta = 82^{\circ}$), 观测到了纳米棒结 构的形成.因此,对于CVD制备技术,需要通过适 当控制沉积条件,如降低气流发散、避免基元大角 度入射、提高温度、改变生长基元类型等手段,抑 制非局域影蔽效应或局域影蔽效应到非局域影蔽 效应的转变, 来减缓 mound 表面的形成, 以获得优 质的薄膜. 影蔽效应可以导致新的结构形貌, 利用 影蔽效应来发展其新的应用是有待进一步研究的 方向.

参考文献

- Fang J, Li S L, Xu S Z, Wei C C, Zhao Y, Zhang X D 2013 Acta Phys. Sin. 62 168103 (in Chinese) [方家, 李 双亮, 许盛之, 魏长春, 赵颖, 张晓丹 2013 物理学报 62 168103]
- [2] Lu T M, Zhao Y P, Drotar J T, Karabacak T, Wang G C 2003 Mat. Res. Soc. Symp. Proc. 749 3
- [3] W. G. J. H. M. van Sark, L. Korte, F. Roca (Eds.) 2012 Physics and Technology of amorphous-Crystalline Heterostructure Silicon solar cells (Berlin, Heidelberg: Springer-Verlag) p44
- [4] Tonokura K, Inoue K, Koshi M 2002 J. Non-Cryst. Solids 299–302 25
- [5] Karabacak T, Guclu H, Yuksel M 2009 Phys. Rev. B 79 195418
- [6] Karunasiri R P U, Bruinsma R, Rudnick J 1989 Phys. Rev. Lett. 62 788
- [7] Pelliccione M, Lu TM 2008 Evolution of Thin Film Morphology (New York: Springer) p47
- [8] Pelliccione M, Karabacak T, Lu TM 2006 Phys. Rev. Lett. 96 146105
- [9] Hasegawaa K, Fujino K, Mukai H, Hayashi K, Sato K, Honjo S, Sato Y, Ishii H, Iwata Y 1996 Appl. Supercond.
 4 487
- [10] You D J, Choi S K, Han H S, Lee J S, Lim C B 2001 *Thin Solid Films* **401** 229
- [11] Liu F Z, Li C W, Zhu M F, Gu J H, Zhou Y Q 2010 Phys. Status Solidi (C) 7 533
- [12] Jia Z N, Zhang X D, Liu Y, Wang Y F, Fan J, Liu C C, Zhao Y 2014 Chin. Phys. B 23 046106
- [13] Li J, Luo C, Meng Z G, Xiong S Z, Guo H W, Kwok H S 2013 Chin. Phys. B 22 105101
- [14] Smets A H M, Matsui T, Kondo M 2008 Appl. Phys. Lett. 92 033506
- [15] Peng W B, Liu S Y, Xiao H B, Zhang C S, Shi M J, Zeng X B, Xu Y Y, Kong G L, Yu Y D 2009 Acta Phys. Sin. 58 5716 (in Chinese) [彭文博, 刘石勇, 肖海波, 张长 沙, 石明吉, 曾湘波, 徐艳月, 孔光临, 俞育德 2009 物理学 报 58 5716]
- [16] Smets A H M, Kessels W M M, Sanden M C M 2003 Appl. Phys. Lett. 82 1547
- [17] Kageyama S, Akagawa M, Fujiwara H 2012 J. Non-Cryst. Solids 358 2257
- [18] Brodsky M H, Cardona M, Cuomo J J 1977 Phys. Rev. B 16 3556

Influence of shadowing effect on morphology and microstructure of silicon thin film in chemical vapor deposition^{*}

Zhang Hai-Long Liu Feng-Zhen[†] Zhu Mei-Fang

(College of Materials Science and Opto-electronic Technology, University of Chinese Academy of Sciences, Beijing 100049, China) (Received 28 March 2014; revised manuscript received 6 May 2014)

Abstract

Influences of gas incident angle (θ) on surface morphology and microstructure of hydrogenated amorphous silicon (a-Si:H) thin films are investigated, which were grown using an oblique angle hot wire chemical vapor deposition (OAD-HWCVD) technique. An exponential relationship between the tan θ and RMS roughness is observed. The film surface morphology transforms from a self-affine surface into a mounded surface when the incident angle is larger than a critical angle $\theta_c(60^\circ < \theta_c < 75^\circ)$. Influences of θ on the microstructural properties of silicon thin films are characterized using Raman scattering and FT-IR measurements. As $\theta < \theta_c$, owing to the quasi-local shadowing effect, increasing θ increases the quantity and size of micro-voids, leading to the decrease of film density and quality. For $\theta > \theta_c$, the nonlocal shadowing effect causes the formation of large voids or cracks and the proportion of multi-hydride (SiH_n, $n \ge 2$) increases. Combined with the scaling theory, the relationship between the shadowing effect and the surface morphologies and microstructures of amorphous silicon thin films is discussed.

Keywords: shadowing effect, mounded surface, micro-voids, surface morphology evolution PACS: 73.61.Jc, 68.55.–a, 61.43.Dq DOI: 10.7498/aps.63.177303

^{*} Project supported by the State Key Development Program for Basic Research of China (Grant Nos. 2006CB202601, 2011CBA00705), and the Beijing Municipal Science and Technology Project (Grant No. D121100001812003).

[†] Corresponding author. E-mail: liufz@ucas.ac.cn