

**研究简报****氢化非晶硅液相激光结晶**

鲍希茂 杨 敏

(南京大学物理系)

1985年3月14日收到

用低速扫描对 a-Si:H 进行激光结晶,适当调整扫描速度、激光功率和光斑内能量分布,可以得到液相激光结晶 (LP-LCR),晶粒尺寸可达  $20\sim30 \mu\text{m}$ . 重叠扫描可获得大面积的大晶粒多晶硅膜,有可能为器件制备提供一种薄膜材料.

近年来,在半导体激光结晶技术中,氢化非晶硅 (a-Si:H) 的激光结晶受到了重视<sup>[1,2]</sup>. 这是因为大面积的 a-Si:H 薄膜经激光辐照变为大晶粒多晶硅,可以制备高效率的日光电池和大屏幕的显示器件,同时由于 a-Si:H 含有氢,激光结晶后还能保持相当高的氢含量,对晶粒间界有明显的钝化作用<sup>[2,3]</sup>.

a-Si:H 激光结晶过程与激光功率和光斑内能量分布、激光扫描速度以及衬底温度等许多因素有关. 如果固定衬底温度,用一定功率的高斯分布光斑扫描,随着激光扫描速度的变化,将出现多种结晶过程<sup>[1]</sup>. 在激光扫描速度  $\leq 30\text{cm/s}$  的较低速度下,有两个类似高温炉结晶过程 (FCR——Furnace Crystallization),分别以 FCR-1 和 FCR-2 表示,在光斑中心还将出现光损伤区 (OD—Optical Damage). 在激光扫描速度  $> 30\text{ cm/s}$  的高速扫描时,发生爆发结晶 (XCR—Explosive Crystallization). 其中又分固相爆发结晶 (SP-XCR) 和液相爆发结晶 (LP-XCR). 由 FCR-1 和 FCR-2 只能得到小晶粒多晶硅,在 OD 区虽然晶粒较大,但是这是一个表面粗糙的损伤区,这样的表面状态是不能用于制作器件的. 虽然在高速扫描时,调整激光功率和扫描速度可以由 LP-XCR 得到大晶粒的连续扫描线<sup>[4]</sup>,但是对条件的控制要求很严格.

我们研究了更低的扫描速度,发现在低速扫描时,只要适当调整激光功率和光斑内能量分布,粗糙的 OD 区可以消除,代之出现一个液相激光结晶区,这里以 LP-LCR (Liquid Phase Laser Crystallization) 表示. LP-LCR 区域晶粒大,表面平滑,利用重叠扫描,可以为器件提供有应用前途的大面积大晶粒多晶薄膜.

样品的衬底是经精细抛光的熔融石英. 用辉光放电法生长一层厚度为  $4500 \text{\AA}$  的 a-Si:H 膜,生长温度为  $250^\circ\text{C}$ . 使用的激光器是最高功率为  $12 \text{ W}$  的氩离子激光器. 光斑直径是  $90 \mu\text{m}$ . 实验中采用了微型马达驱动工作台和偏转激光反射镜两种扫描方法. 激光辐照时样品衬底加温到  $T_s = 200^\circ\text{C}$ , 样品用氮气保护. 扫描后的样品用透射光显微镜 (TOM) 和透射电子显微镜 (TEM) 两种方法作了观察和分析.

在相当大的范围内,激光功率和速度是可以相互补充和调整的. 在固定的激光功率

下, 改变扫描速度, 可以单独得到 FCR-1, 降低速度, 可以同时得到 FCR-1 和 FCR-2, 还可以同时得到 FCR-1, FCR-2 和 OD 三种结晶过程。如果固定扫描速度, 改变激光功率, 也可以重复上述控制过程。

图 1 是激光功率  $P = 5\text{W}$ , 扫描速度  $V = 15\text{cm/s}$  扫描后的 TOM 照片(见图版 I)。图中 FCR-1, FCR-2 和 OD 三个区域界线是清楚的。在 OD 区可以看到许多凹凸不平的损伤点。在这个激光功率下, 将扫描速度降低到  $5\text{ cm/s}$  左右, OD 区的损伤点开始减少, 在 TOM 下可以清楚地看到, 背景出现了液相结晶的结构。图 2 是扫描速度为  $4\text{ cm/s}$  时的结晶情况(见图版 I), 图中除了 FCR-1 和 FCR-2 外, 明显地出现了一个液相激光结晶区(LP-LCR)。但是由于高斯分布的光斑中心能量密度过高, 石英衬底已受到了破坏, 把硅膜去掉之后, 可以看到石英的损伤痕迹。从应用的角度看, 应尽量扩大 LP-LCR 区, 同时必须消除石英损伤区。为了扩大 LP-LCR 区, 应进一步减慢扫描速度。如果光斑直径保持  $90\text{ }\mu\text{m}$  不变, 把扫描速度从  $4\text{ cm/s}$  降为  $2\text{ cm/s}$ , 激光在样品的一点上辐照持续时间将从  $1.5\text{ ms}$  增加到  $3\text{ ms}$ , 热的特征扩散长度也相应增加<sup>[9]</sup>, 光斑内温度分布将变得平坦一些。为了避免石英损伤, 应当改变光斑内能量的分布。当激光工作于  $\text{TEM}_{00}$  模, 强度分布为高斯分布  $I = I_0 \exp(-r^2/a^2)$ ,  $r$  是到光斑中心的距离,  $a$  是激光强度下降到  $I_0/e$  时的  $r$  值, 一般将它定义为光斑半径。激光的总功率为

$$P = \int_0^\infty 2\pi I_0 e^{-r^2/a^2} r dr = I_0 \pi a^2$$

对于具有高斯分布的光斑, 中心的强度最高, 所以引起石英的衬底损伤。改变光斑内能量分布的方法, 可以选择特殊的高次模, 或者简单地采用离焦的办法也是有效的。如果使激光离焦, 光斑半径增大,  $I_0$  将减小, 光斑内能量分布将变得平缓, 从而避免了对石英衬底的损伤。离焦后, 如果光斑内平均功率密度过低, 可适当提高激光的总功率加以调整。图 3 为激光功率  $6.5\text{W}$  扫描速度  $2\text{cm/s}$  时离焦扫描结晶样品的 TOM 照片(见图版 I)。可以看出, 在这个条件下, 扫描后 OD 区完全消失, 出现了一个很宽的大晶粒的 LP-LCR 区。由于晶粒内和晶粒间界的光学参数不同, 所以在 TOM 下枝状的晶粒很清楚, 晶粒尺寸可达数十微米长。用干涉显微镜观察, LP-LCR 区是相当平滑的。

为了对 LP-LCR 的结晶过程作进一步的了解, 还作了 TEM 分析。图 4(a)(见图版 II) TEM 照片表示了 FCR-1 和 FCR-2 两个结晶区以及它们之间明显的界线。FCR-1 区晶粒细小, 实际上这是一个小晶粒多晶和非晶的混合区<sup>[1]</sup>。FCR-2 是一个结晶很均匀的多晶区, 晶粒可达亚微米数量级。FCR-1 和 FCR-2 之间有一个鲜明的分界线, 这是由于 FCR-2 区接受了  $\alpha\text{-Si}$  向  $\text{c-Si}$  相变过程中放出的结晶潜热, 使原来温度的连续分布产生了突变<sup>[1]</sup>。图 4(b) 是 FCR-2 与 LP-LCR 区及其分界线(见图版 II), 可以看到 LP-LCR 区的大晶粒。由于 FCR-2 是固相结晶, 而 LP-LCR 是液相结晶, 熔化的界线是很清楚的。LP-LCR 区的大晶粒正是以 FCR-2 的小晶粒为籽晶结晶而成的, 这一点从图 3 看得更清楚。实际上在这种低速扫描情况下, 激光光斑前沿首先发生 FCR-1 和 FCR-2 结晶过程, 继而光斑中心区的高能量将其熔化, 但光斑两侧通过固相结晶形成的 FCR-1 和 FCR-2 却保存了下来。光斑扫过之后温度随之下降, 首先从两侧开始结晶, FCR-2 为 LP-LCR 提供了籽晶。这个结晶过程和高温炉的结晶过程是不同的, 用高温炉是无法得到这样平坦的大

晶粒多晶膜的，所以这里我们称其为液相激光结晶 LP-LCR，而不称作高温炉结晶 FCR。图 5 给出了 LP-LCR 的 TEM 照片（见图版 I）。由于 TEM 样品制备时大晶粒很容易破碎，这里给出的只是几个长晶粒的一部分。一般长度可达  $20\sim30 \mu\text{m}$ ，图中插图给出了电子衍射图，表示结晶是良好的。此外我们用光斑重叠扫描，获得了大面积的大晶粒多晶膜。图 6 是重叠扫描后一部分多晶膜的 TOM 照片（见图版 II）。照片表明，经重叠扫描后，FCR-1 和 FCR-2 全部消失，只保留了连续的 LP-LCR 区。

总结上述结果可以看到，用连续氩离子激光对石英衬底上  $\alpha\text{-Si:H}$  进行激光结晶，在低速激光扫描范围内，适当调整扫描速度和光斑能量分布，可以消除 OD 区而得到一个液相激光结晶区 LP-LCR，其晶粒可达  $20\sim30 \mu\text{m}$  长。它不同于高温炉结晶。重叠扫描后可以得到大面积的大晶粒多晶硅膜，其表面比较平滑，有可能为器件制备提供一种有用的薄膜材料。

实验得到了李齐副教授、刘智慧和马严殿同志的许多帮助，特此致谢。

### 参 考 文 献

- [1] G. Auvert, D. Bensahel, A. Perio, F. Morin, G. A. Rozgonyi and V. T. Nguyen, *Laser and Electron-Beam Interactions with Solids*, p. 535, by B. R. Appleton and G. K. Celler, North Holland (1982).
- [2] I. D. Calder, K. L. Kavanagh, H. M. Naguib, C. Brassard, J. F. Currie, P. Depelsenaire and R. Groleau, *J. Electronic Materials*, 11, 303 (1982).
- [3] R. S. Sussman, A. J. Harris and R. Ogden, *J. Non-Cryst. Solids*, 35, 249 (1980).
- [4] D. Bensahel, G. Auvert, V. T. Nguyen and G. A. Rozgonyi, *Laser and Electron-Beam Interactions with Solids*, p. 541, by B. R. Appleton and G. K. Celler, North-Holland, (1982).  
N. Bloembergen, *Laser-Solid Interactions and Laser processing*, 1978, p. 1, by S. D. Ferris, H. J. Leamy and J. M. Poate, American Institute of physics, New York, (1979).

## Liquid Phase Laser Crystallization of Hydrogenated Amorphous Silicon

Bao Ximao and Yang Min  
(Nanjing University)

### Abstract

Hydrogenated amorphous silicon was crystallized with a CW Ar laser at low scan speeds. By properly controlling the scan speeds, laser power and energy profile in the laser spot, a liquid phase laser crystallization has been achieved. The grain size of crystallized polysilicon is about  $20\sim30 \mu\text{m}$ . Using overlap laser scanning, large area poly-silicon film with large grain size can be obtained. It is possible to provide a crystallized film for device fabrication.