## 溅射无定形硅的紫外--可见椭圆偏振 光谱和光学常数

陈树光 江任荣 莫 党 (中山大学物理系)

#### 提 要

利用作者试制的紫外-可见椭圆偏振光谱仪研究了溅射无定形硅薄膜的光学性质,获得了不同氢分 压制备的无定形硅在紫外至可见光谱范围内的 *n*~λ、*k*~λ 等关系,并对结果进行了讨论。

## 一、引 言

确定吸收薄膜的折射率 n 和消光系数 k 是薄膜光学的重要内容之一。以前常采用测定 样品反射率,然后按 Kramers-Kronig 关系计算 n 和 k 值,但这种方法需要波长范围很宽 的反射率测量值,而且计算复杂。近年来,利用椭圆偏振光谱法研究吸收薄膜及大块样品的 光学性质的工作已显著增多。已经发表的一些工作<sup>[1~8]</sup>表明,椭圆偏振光谱法是研究薄膜 和固体光学性质的重要手段。

无定形硅薄膜是当前廉价太阳能电池的重要材料,它在紫外区具有重要的物理内容,其吸收系数 a、反射率 B、介电常数的实部 ɛ1 和虚部 ɛ2 等的峰值通常都出现在该谱区。为了研究无定形硅薄膜的光学性质,本文利用自己设计和安装的一台紫外-可见椭圆偏振光谱仪,在紫外至可见光的波长范围内对生长条件不同的射频溅射 a-Si:H 薄膜进行了测量。

## 二、样品制备

本文采用的无定形硅样品,是由射频溅射法制备的。溅射是在国产 JS-450 高频溅射设 备中进行,该设备的最大射频输出功率为 3kW,最高阳极电压为 6kV,工作频 率 为 10~ 13.65 MC,聚焦磁场为 100 高斯,用高纯硅单晶作靶子,硅靶直径 80 mm,靶至衬底的距离 为 30 mm,靶及衬底托盘均有水冷。通常以高纯 Ar 气作为工作气体,为了在无定形硅中掺 氢,还可在 Ar 气中掺入某一分压的氢气。

溅射时,工作气体的压强通常稳定在 10<sup>-2</sup>~10<sup>-3</sup> Torr 之间的某一数值,阳极电压约为 3.5 kV,衬底采用玻璃及高纯单晶硅片。为了使计算简单,制备的无定形硅薄膜的厚度远大 于该波段内光的透入深度,例如,纯 Ar 溅射的样品,厚度常取 1 μm 左右,掺氢样品,厚度适 当增加。改变工作气体的压强及氢分压所占的比例,便可得到一系列 α-Si:田 样品。为了减 少样品表面的污染,制备后立即进行测量。本文采用的样品,其制备条件如表 1 所示。

收稿日期: 1983年3月9日;收到修改稿日期: 1983年8月16日

#### 表 1 溅射无定形硅样品制备条件

Table 1 Preparation conditions of sputtered amorphous silicon samples

样 品 编 号	阳极电压 (kV)	工作室压强 (Torr)	氢分压所占比例 (%)	衬底材料
1	3.5	$5 \times 10^{-3}$	15	单晶硅
11	3.5	$5 \times 10^{-3}$	10	单晶硅
111	3.5	$5  imes 10^{-3}$	2.5	玻 璃
IV	3.5	$5 \times 10^{-3}$	0	单品硅
V	3.5	$1.5  imes 10^{-2}$	0	单晶硅

三、计 算 方 法

采用旋转检偏器的椭圆偏振光谱法进行测量。在某一波长时,由光电流的极大值 *I*<sub>max</sub>、极小值 *I*<sub>min</sub> 及对应的检偏器方位角 θ<sub>min</sub>,可以计算椭圆偏振参数ψ和 Δ<sup>[9,10]</sup>。当薄膜 厚度 远大于光的透入深度时,根据椭圆偏振参数的定义<sup>[11,12]</sup>,可以获得:

$$n^{2} = k^{2} + \sin^{2} \varphi_{1} \bigg[ 1 + \frac{\tan^{2} \varphi_{1} (\cos^{2} 2\psi - \sin^{2} 2\psi \sin^{2} \Delta)}{(1 + \sin 2\psi \cos \Delta)^{2}} \bigg], \tag{1}$$

$$k^{2} = \frac{\sin^{2} \varphi_{1} \tan^{2} \varphi_{1} \sin 4\psi \sin \Delta}{2n(1 + \sin 2\psi \cos 4)^{2}},$$
(2)

式中,  $\varphi_1$ 为单色光的入射角,通常取 70°。由(1)、(2)式,可计算某一波长时吸收薄膜的  $n \gtrsim k$  值。改变波长,重复以上的测量和计算,便可获得一系列的 $\psi \bigtriangleup d$  值,以及相应的  $n \sim \lambda \lesssim k \sim \lambda$ 关系。

## 四、实验结果及讨论

我们在 2600~6000 Å 的波长范围内测量了不同氢分压制备的无定形硅薄膜的 光 学常数,图 1 表示部分样品的  $n \sim \lambda$  曲线,由图可以看到,当波长由 6000 Å 开始逐渐向短波移动时, n 缓慢上升,通过峰值后,便急剧下降。样品掺氢后,峰值波长略向短波偏移,并且峰的高度随氢分压的增加而下降。图 2 表示 Pierce 等<sup>601</sup> 在高真空下用电子枪蒸发制 备的 无定形硅的  $n \sim \lambda$  曲线与我们样品 V 的比较,尽管两者制备方法和测试方法不同,其 $n \sim \lambda$  曲线仍很相似。样品 V 与样品 IV 都为纯 Ar 溅射,但溅射时具有不同的气体压强。已经知道,无定形硅的光学常数是对结构灵敏的量,样品的疏密程度,样品中缺陷的种类和性质,都会引起光学性质的变化。

根据  $\alpha = \frac{4\pi k}{\lambda}$ ,可由消光系数 k 求得某一波长的吸收系数  $\alpha_0$  图 3 为由此算得的  $\alpha$  和  $\lambda$  的关系。可以看到,当波长从 6000 Å 降至 3000 Å 时,吸收系数约增加一个数量级。另一方面,随着氢分压增加,吸收系数明显降低。然而,即使无定形硅掺氢后,吸收系数仍比单晶 硅大,在可见光范围内,约大一个数量级。图 3 中的虚线表示 Pierce 等的测量结果。

吸收系数随氢分压的增加而减少的现象,与无定形硅掺氢后能带结构的变化有关。近 年来,B. von Roedern 等<sup>[13]</sup>研究了无定形硅的光电子发射,指出氢掺入无定形硅中,将引



图 1 不同氢分压对 n~λ 曲线的影响 Fig. 1 Influence of various hydrogen partial pressures on n~λ curves



图 2 不同制备方法的无定形硅  $n \sim \lambda$  曲线的比较 Fig. 2 Comparison of amorphous silicon  $n \sim \lambda$ curve of this work with the early result of Ref. [6]

▲ this work (samples prepared by sputtering)○ from [6] (samples prepared by evaporation)



图 3 无定形硅吸收系数  $\alpha$  随波长  $\lambda$  的变化 Fig. 3 Variation of the absorption coefficients  $\alpha$  of various amorphous silicon samples with the wavelengths  $\lambda$ 



图 4 无定形硅介电常数  $\varepsilon$  随光子能量  $E_g$  的变化 Fig. 4 Variation of the dielectric constants  $\varepsilon$  of various amorphous silicon samples with the photon energies  $E_g$ 

起价带顶向下移动,因而掺氢无定形硅的光学能隙 E₀增加。我们由(hν)<sup>1/2</sup>∞hν的函数关系,也能求出光学能隙 E₀<sup>183</sup>,获得的结果与上述结论一致。即掺氢后无定形硅的光学能隙由1.48 eV 逐渐增加至1.75 eV 左右。光学能隙的增加必将引起吸收系数的减少。这是因为,这种吸收是价带中的电子吸收光子后跃迁到导带的过程,光学能隙改变,将使跃迁过程的机率发生改变,因而吸收系数也发生变化。

由 ε<sub>1</sub>=n<sup>2</sup>-k<sup>2</sup></sup>及 ε<sub>2</sub>=2nk,可以计算介电常数的实部 ε<sub>1</sub> 和虚部 ε<sub>2</sub>。图 4 表示无定形硅 的 ε<sub>1</sub>、ε<sub>2</sub>与光子能量的关系。当光子能量由 2 eV 开始逐渐增加时,各个样品的 ε<sub>1</sub> 和 ε<sub>2</sub> 都 逐渐上升,通过峰值后,便逐渐下降。在我们测量的光子能量范围内,ε<sub>1</sub> 和 ε<sub>2</sub> 都只有一个 峰,曲线变化平滑,这与单晶硅有显著的不同。已经知道,单晶硅的 ε<sub>2</sub> 曲线存在三峰结构<sup>[0]</sup>,



图 5 无定形硅的反射率 R 随波长 λ 的变化 Fig. 5 Variation of the reflectivities R of various amorphous silicon samples with the wavelengths λ

主峰高度也远较无定形硅高。无定形硅掺氢 后,  $\epsilon_1 \gtrsim \epsilon_2$ 的峰值都明显降低,且随氢分压 的增加而单调下降。图中样品 III  $\bigotimes V$ ,  $\epsilon_1$ 曲线出现负值,这是由于在该波长范围内的 k 值大于 n 值所致,随着氢含量增加, k 值迅 速降低, k 大于 n 的现象消失,  $\epsilon_1$  曲线便不出 现负值。可见,掺氢对 k 的影响比 n 大。 图 中虚线是 Aspnes 等给出的资料,与我们样 品 V 的曲线十分符合。

由某一波长的 n、k 值,可以计算该波长的反射率 R,上述某些样品的计算结果表示在图 5 中。当波长从 6000 Å 逐渐减少时,所

有样品的反射率都逐渐上升,在2800 Å 附近达到峰值,然后又下降。图中表明,无定形硅掺 氢后,反射率明显降低,整个曲线向下移动。 图中虚线表示 Pierce 等<sup>60</sup> 直接由反射法测得 的结果。

值得注意的是,利用椭圆偏振光法能够确定薄膜或固体的反射率,这虽然属于间接测量,但仍能提供较准确的数值。在某些情况下,这种测量是有意义的。

作者感谢高兆兰教授对本工作的支持和关怀。 本工作得到中国科学院科学基金的资助。

#### 参考文献

- [1] F. Ohira and Itakura; Appl. Phys. Lett., 1980, 37, No. 4 (Aug), 398.
- [2] G. E. Jellison et al.; Phys. Rev. Lett., 1981, 46, No. 21 (May), 1414.
- [3] S. C. Mushakarara and K. Vedam; Sur. Sci., 1980, 96, No. 1~3 (Jun), 319.
- [4] Q. Kim and Y. S. Park; Sur. Sci., 1980, 96, No. 1~3 (Jun), 307.
- [5] 莫党、叶贤京; «物理学报», 1981, 30, No. 10 (Oct), 1287.
- [6] D. T. Pierce and W. E. Spicer; Phys. Rev. (B), 1972, 5, No. 8 (Apr), 3017.
- [7] D. E. Aspnes and J. B. Theeten; Electrochemical Society, 1980, 127, No. 6 (Jun), 1359.
- [8] 陈树光、叶贤京、莫党;《半导体学报》, 1982, 3, No. 1 (Jan), 23.
- [9] 莫党、陈树光、余玉贞、黄炳忠; 《物理学报》, 1980, 29, No. 5 (May), 673.
- [10] P. S. Hauge, F H. Dill; IBM J. Res. Develop., 1973, 17, No. 6 (Nov), 472.

[11] 莫党、朱雅新; «物理», 1977, 6, No. 3 (Jun), 140.

[12] 莫党、陈树光、林树汉、叶贤京、江任荣;《中山大学学报》(自然科学版), 1982, No. 1 (Feb), 35.

[13] B. von Roedern, L. Ley, M. Cardona; Phys. Rev. Lett., 1977, 39, No. 24 (Dec), 1576.

# Ultraviolet-visible ellipsometric spectra and optical constants of sputtered amorphous silicon

CHEN SHUGUANG JIANG RENRONG AND MO DANG (Department of Physics, Zhongshan University, Guangzhou)

(Received 9 March 1983, revised 16 August 1983)

### Abstract

The optical properties of sputtered amorphous silicon have been measured with an ultraviolet-visible spectroscopic ellipsometer constructed by the authors. The ultraviolet-visible  $n \sim \lambda$  and  $k \sim \lambda$  relations for the amorphous silicon sputtered in various H partial pressures have been obtained and discussed.

## (上接第148页)

玻璃基本网络的基团也不同,从而进一步探索该种成分玻璃的结构问题。 有的论文介绍了用光谱方法研 究凝胶法制取的过渡金属离子掺杂的 SiO<sub>2</sub> 玻璃的光吸收,从而推断这些离子在玻璃中所处的配位状态及 离子价态。总之,用光谱研究玻璃结构的工作,在国内已蓬勃开展起来。预期通过这些途径,今后对玻璃 结构的奥秘将会探索得更清楚。

对"含多种玻璃生成体氧化物的物理性质"的研究工作是对"含单一玻璃生成体氧化物的物理性质"研究的发展,工作更加深入,研究更为透彻。华东化工学院和北京建材研究院等单位在通过用离子交换,表面微晶化等途径提高玻璃表面机械强度方面做了一系列的工作,向会议提交的几篇文章,自成一个专题。 北京玻璃研究所等单位研究了凝胶转化成玻璃的制备玻璃的新方法,可以在较低的温度(约600°C左右) 下合成熔化熔点较高的(如含 SiO<sub>2</sub>, TiO<sub>2</sub>, ZrO<sub>2</sub>)玻璃,这个课题国外正在逢勃开展,国内尚属萌芽状态。 从熔制工艺角度提供的文章约有 10 余篇,大多是工业部门提出的,如平板玻璃引上工艺的改进等。工艺 理论的研究也有质量较高的论文,如"实验室规模玻璃熔炼搅拌的拟研究"、"定量研究消除挥发条纹工艺" 及"磷酸盐激光玻璃制造技术"等。

中科院学部委员、光学玻璃专业委员会主任干福熹教授在大会闭幕式上作了总结发言,他首先总结了 会议的盛况,指出研究工作的深度、广度都较前次会议有进步。在谈到科技队伍成长时,强调指出有一批 年轻人(包括研究生)赶了上来,他们正在接受严格的训练,是开拓新领域的一支重要力量。他指出论文与 国际水平相比,还有一定差距,有待于进一步修改。同时指出当前玻璃工艺及应用研究仍是薄弱环节,近 两年来,虽然已经取得了可喜的成绩,但在许多方面还要努力。

会议用一天时间,对宣读的论文进行较充分的讨论和评议。会议闭幕以后,1984年国际玻璃讨论会下 属的节目委员会继续对专业委员会推荐的75篇论文进行评议,从中选出约50篇论文,参加1984年在北 京召开的国际玻璃讨论会。

中国光学学会光学材料专业委员会也在会议期间召开了工作会议,总结了83年工作并制定了84年 计划。

(张珊珊)