激 光 第9卷 第8期

强 CO₂ 激光辐照下离子注入 Si 反射率的动态干涉效应

李 元 恒 (中国科学院力学研究所)

提要:本文从理论和实验研究了连续 CO2 激光辐照下磷离子注入 Si 对 He-Ne 激光束反射率呈现的动态干涉效应。从反射强度随时间的变化看出, Si 片离子注入 层固相外延的速率在整个再结晶过程中是不均匀的。

Dynamic interference effect of reflectance of ion-implanted Si by intense CO₂ laser radiation

Li Yuanheng

(Institute of Mechanics, Academia Sinica)

Abstract: Theory and experiment have shown dynamical interference of the reflectance of P^+ -implanted Si for He-Ne laser beam by CW CO₂ laser annealing. Analysing the dependence of the reflection on the time, we have discovered that the epitaxial growth rate of jion-implanted layer of Si is not uniform during the crystallization.

一、引言

在集成电路和太阳能电池等的退火研究 中,用强激光辐照的方法消除高能离子注入 造成的损伤——激光退火——是近几年广泛 注意的一个问题^[1~4]。实验多次证明,从晶 格的恢复和电激活率来看激光退火比高温炉 内热退火效果更好。采用连续激光退火还有 一个优点,即在达到注入杂质完全电激活时 并不改变杂质的空间分布^[5],这在热退火是 不可能的。现已清楚^[6~8],连续激光作用下 Si 表面并不熔化,离子注入造成的损坏或非 晶是通过高温固相外延再生长恢复成晶态 的。然而连续 CO2 激光作用下注入层固相外 延的特征研究报导尚少。

0 是双光子作用合作参量: 0 是谐振腔失调

本文以波长 0.6328 微米的氦-氖激光作 为探测光束,分析了固相外延期间随着再生 长阵面的推进,外表面反射光与晶态-非晶态 界面反射光之间产生干涉的可能性,并在实 验上观测到了这种干涉效应。从实验测出的 反射光极大和极小随时间的变化,可估算离 子注入形成的非晶层厚度和固相外延再生长 的速率。结果表明,离子注入 Si 在连续 CO₃ 激光退火的整个过程中,外延再生长的速率 是由慢到快再到慢地变化着的。

收稿日期: 1981年8月17日。

· 498 ·

高能离子注入到单晶 Si,随着注入剂量 增大,Si 表层的晶体结构由严重损坏逐渐变 为非晶。非晶层厚度随注入离子能量升高而 增加,并随离子种类的不同而不同^[9]。设想 一片样品,单晶 Si 上由于离子注入而形成的 非晶层厚度为 h。一束 He-Ne 激光以θ 角 入射到 Si 表面上,一部分反射,一部分透入 非晶层并在非晶与单晶的交界 面处 再次 反 射。此二束反射光的光程差为:

$$\Delta \varphi = 2n_a h \cos \theta' \tag{1}$$

 n_a 是非晶层的折射率, θ' 是折射角。 θ' 与入 射角 θ 的关系为:

 $\sin\theta' = \frac{n_c}{n_a} \sin\theta \tag{2}$

对应的相位差为:

$$\delta = \frac{4\pi}{\lambda} n_a h \cos \theta' \tag{3}$$

这里 λ=0.6328 微米,是 He-Ne 激光在真空 中的波长。激光退火时随着外延再生长阵面 的推进, h 不断减小。当

$$\delta = m 2\pi \qquad (4)$$

时反射光强度有极大值。当

$$\delta = \left(m \pm \frac{1}{2}\right) 2\pi \tag{5}$$

时反射光强度有极小值。 m 取整数。

因此,从测量反射光强度随时间的变化, 可以知道连续激光作用下非晶注入层再结晶 的情况。

三、实验与讨论

实验样片的基底是电阻率 6~9 欧姆厘 米的 P型(100)Si, 然后以能量 60 千电子伏、 剂量 2×10¹⁵/厘米²的磷离子注入表面。根 据 X 射线透射技术检查晶格畸变量的实验 数据断定¹⁹¹,本样片的离子注入层已完全变 为非晶态。退火用的激光器是功率 40 瓦、光 束直径 $\phi \sim 8$ 毫米封离型连续 CO₂ 激光器。 探测光束是功率1毫瓦的氦-氖激光。 接收 元件是 2CU 型硅光电二极管。为增大接收 信号的强度,实验中将光电管与6 伏直流电 源和 1000 欧姆电阻串联,然后由电阻两端取 出电压信号送 LZ3-300 型 X-Y 记录仪记 录。整个实验装置示于图 1。

CO₂激光束和 He-Ne 激光束入射在离 子注入 Si 片的同一点。CO₂激光接近正入 射, He-Ne 激光入射角 $\theta \simeq 10^{\circ}$ 。实验测出反 射率相对强度随时间变化的曲线见图 2。由 图显见, CO₂激光开始辐照的头 4~5秒钟 内, Si 片对 He-Ne 激光的反射率 保持不变 (图线的 *ab* 段)。5秒钟以后反射率逐渐增 大到第一个峰值 *c*。随后经历谷值 *d* 和第二 个峰值 *e*,降至最低值 *f*。停止 CO₂激光照 射时,随着 Si 片温度迅速下降, He-Ne 激光 反射率还有一点微小降低(*g*),这是折射率随 温度变化所引起的。随着样片大小以及与支 架间热接触的不同,反射率达到第一个峰值 所需的时间亦有所不同,但曲线的总体形状 相似。



· 499 ·

现对图 3 所列 实验结果作如下讨论。 CO₂ 激光开始辐照后的一段时间内,He-Ne 激光的次级反射来自注入层中晶态-非晶态 界面 Q₀,这时的总反射率由图 2 曲线的 ab 段表示。随着辐照时间增长,晶态-非晶态界 面亦因固相外延而向表面移动。设时刻 t= t₁,晶态-非晶态界面移到 Q₁, He-Ne 激光次 级反射与初级反射的位相差正好满足(4)式,即

$$\frac{4\pi}{2} n_a h_1 \cos \theta' = m 2\pi \tag{6}$$

 $h_1 \ge t = t_1$ 时刻非晶层的厚度,或者说 Q_1 至 表面的距离。这时反射呈现相干极大,对应 于图 2 中第一个峰值 c_0 时刻 $t = t_2$,晶态-非 晶态界面推进到 Q_2 , He-Ne 激光的次级反 射与初级反射的位相差满足(5)式

$$\frac{4\pi}{\lambda} n_a h_2 \cos \theta' = \left(m - \frac{1}{2}\right) 2\pi \qquad (7)$$

 $h_2 \neq t = t_2$ 时刻非晶层的厚度。这时反射呈现相干极小,对应于图 2 中的谷 d_{\circ} 依此类推,时刻 $t = t_3$,晶态-非晶态界面是 Q_3 , He-Ne 激光的次级反射与初级反射位相 差 复 又满足(4)式,反射光再次呈现极大,对应于图 2 中第二个峰 e_{\circ}

已知非晶 Si 的折射系数 $n_a = 4.85$, 晶态 Si 的折射系数 $n_e = 4.16^{\text{LOJ}}$, 所以晶态 Si 的 He-Ne 激光强反射率比非晶态小 6% 左右。 这是图 2 中第二个谷不明显的缘故。从反射 率实验曲线只有两个峰不难判断 (6)、(7)式 中 m = 2。用光学辐射高温计并参照镍铬--镍 铝热电偶, 测知图 2 中 f 点附近的 Si 表面温



图 3 反射率动态干涉效应示意图

度是 1000 K 左右。取 1000 K 时的折射率相 对变化量 $\frac{dn}{n} = 0.025^{(13)}$,可算出 $h_1 = 1277$ Å。 不言而喻, h_1 就是 Si 表面非晶注入层的最小 厚度,而非晶层的最大厚度 不会 超过 $h_1 + \frac{1}{2}h_3 = 1597$ Å。从离子注入射程分布表查 知⁽¹¹⁾,注入层厚度 $R_P + 24R_P = 1326$ Å。可 见从 He-Ne 激光反射率计算出注入层的厚 度,与射程分布表的数据是相当吻合的。 诚 然,上述分析是基于假设非晶态与晶态之间 有一清晰界面得出的,实际情况是非晶态逐 渐过渡到晶态。对此可用分层介质的波动光 学理论处理⁽¹³⁾,但比较繁复,最后结果与简 化分析没有大的差异。

从图 2 可看到,反射率从初始值 b 上升 到第一个峰值 c 耗费的时间比较长(~0.8 秒),从 c 到 d、d 到 e 均只需很短的时间 (~0.1 秒),而从 e 到 f 所经历的时间又长 起来(~0.6 秒)。这说明 Si 的磷离子注入层 在连续 CO₂ 激光作用下开始固相外延时速率 很慢,然后加快,在接近表面时速率又减慢下 来。这与 G. L. Olson 等人^[10]在注砷 Si 氩 离子激光退火的反射率实验中观察到的现象 很一致。

在本实验所用的激光功率密度下,注入 层非晶态虽外延成晶态,但并不是完整的单 晶,沟道背散射的实验观测说明了这一点。 作为离子注入 Si 在连续 CO2 激光辐照下固 相外延过程的研究,本工作具有一定的意义。

作者感谢导师周光地先生的指导,王春 奎同志在实验中给予了不少帮助,并对上海 冶金所协助进行沟道分析工作致以谢意。

参考文献

- E. Rimini; Laser Effects in Ion Implantation Semiconductors, (Catania, 1978).
- [2] S. D. Ferris et al.; Laser-Solid Interactions and Laser Processing, (Boston, 1978).

(下转第497页)

C 是双光子作用合作参量; Φ 是谐振腔失调 参量。若令 M = 0, 即可得到[3]的结果。

图1表示双双稳,即相当于二个双稳态。 所用参数为r=0.5, C=20, $\Omega=24$, $\Phi=8$, $\delta=-0.02$ 。第一个双稳来自克尔效应(没达 到饱和吸收);第二个双稳来自饱和吸收效 应。

图 2 表示三稳态。所用参数为r=10, C=20, $\Omega=24$, $\Phi=8$, $\delta=-0.02$ 。对于一个 输入光强 $Y(Y_2^{min} < Y < Y_1^{max})$,可以有三个 稳定态。当 Y 连续增大时,输出光强从 A 跳 到 B, 然后从 C 跳到 D。当 Y 逐渐减弱时, 输出光强从 E 跳到 F, 然后从 G 跳到 H。 这里开关强度 $Y_1^{min} < Y_2^{min} < Y_1^{max} < Y_2^{max}$ 。

图 3 表示另一种类型的光学三稳态。所 用参数为 r=10, C=20, $\Omega=20$, $\Phi=1$, $\delta=-0.1$ 。图 3 与图 2 的区别在于,在图 3 中 $Y_1^{\min} < Y_2^{\min} < Y_2^{\max} < Y_1^{\max}$ 。当输入光强连续 增大时,输出光从 A 跳到 B_{\circ} 当 Y 减小时, 输出光从 C 跳到 D, 然后从 E 降到 F_{\circ} 然 而,如果输入光在 EG 分支内从 D 点增强, 输出光从 G 跳到 H_{\circ}



(上接第500页)

- [3] C. L. Anderson et al.; Laser and Electron Processing of Electronic Materials (Electrochemical Society, Princeton, 1979).
- [4] C. W. White et al.; Symposium A, Materials Research Society Meeting, 1979 (Academic, New York, 1980).
- [5] A. Gat et al.; Appl. Phys. Lett., 1978, 32, 276.
- [6] D. H. Auston et al.; Appl. Phys. Lett., 1978, 33, 539.
- [7] J. S. Williams et al.; Appl. Phys. Lett., 1978, 33,



双光子光学多稳态或许会作为多重逻辑 的元件而找到应用。

本文曾与西安光机所牛憨本同志和帝国 学院 J. N. Elgin 博士讨论过, 谨致谢意。

参考文献

- [1] E. Giacobino et al.; Phys. Rev. Lett., 1980, 45, 434.
- [2] F. T. Arrechi, A. Politi; Lett. AL. Nuovo Cimento, 1978, 23, 65.
- [3] G. P. Agrawal, C. Flytzanis; Phys. Rev. Lett., 1980, 44, 1058.
- [4] J. A. Hermann, B. V. Thompson; *Phys. Lett.*, 1980, **79**A, 153.
- [5] J. A. Hermann; Opt. Commun., 1981, 37, 431.
- [6] D. F. Walls et al.; Phys. Rev., 1981, 24A, 627.

542.

- [8] A. Gat et al.; J. Appl. Phys., 1979, 50, No. 4, 2926.
- [9] J. W. Mayer et al.; Ion Implantation in Semiconductors Si and Ge (1970).
- [10] G. L. Olson et al.; Appl. Phys. Lett., 1980, 37, 1019.
- [11] G. Dearnaley et al.; Ion Implantation (1973).
- [12] Helmut F. Wolf; Silicon Semiconductor Data (1969).
- [13] M. Born et al.; Principles of Optics (1975).

· 497 ·