Al 掺杂浓度对 CrSi₂ 电子结构及光学性质的影响

闫万珺^{1,2} 周士芸¹ 谢 泉² 郭本华¹ 张春红¹ 张忠政¹ (¹安顺学院物理与电子科学系,贵州安顺 561000)

摘要 采用基于第一性原理的赝势平面波方法,对不同 Al 掺杂浓度 CrSi。的几何结构、能带结构、态密度和光学性 质进行了计算和比较。几何结构和电子结构的计算表明: Al 掺杂使得 CrSi2 的晶格常数 a 和 b 增大, c 变化不大, 晶格体积增大;Cr(Si1-xAlx)2仍然是间接带隙半导体,掺杂使得费米面向价带移动,且随着掺杂量的增大而更深地 嵌入价带中,费米能级附近的电子态密度主要由 Cr的 3d 态电子贡献。光学性质计算表明,随着掺杂量的增大, Cr(Si1-xAlx)2的静态介电常数、第一介电峰、折射率 no 逐渐增大,平均反射效应减弱,表明 Al 掺杂有效增强了 CrSi,对光的吸收,能够提高其光电转换效率。计算结果为CrSi,光电材料的应用和设计提供了理论指导。

关键词 光学材料;CrSi2;电子结构;光学性质;掺杂;第一性原理

中图分类号 O474; O481.1; O472⁺.3 文献标识码 A doi: 10.3788/AOS201232.0516003

Effect of Al Doping Concentration on Electronic and **Optical Properties of CrSi**₂

Yan Wanjun^{1,2} Zhou Shiyun¹ Xie Quan² Guo Benhua¹ Zhang Chunhong¹ Zhang Zhongzheng¹

¹Physics and Electronic Science Department, Anshun University, Anshun, Guizhou 561000, China ² Institute of New-Type Optoelectronic Materials and Technology, College of Science, Guizhou University, Guiyang, Guizhou 550025, China

Abstract By using pseudo-potential plane-wave method of the first principle based on the density function theory, geometrical structure, electronic structure and optical properties of Al-doped CrSi₂ are calculated and analyzed. The calculated results on geometrical structure and electronic structure show that the lattice constant a and b increase while c has little change, the volume of lattice expands, the band structure is still indirect and the Fermi energy moves into the valence band deeper and deeper with Al increase from 0 to 0.3333, the density of electronic states near the Fermi energy level is mainly composed of Cr-3d. Optical properties calculation indicates that after doping Al, static dielectric constant, the first peak of $\varepsilon_2(\omega)$ and refractive index n_0 increase, the average reflective effect decreases, the light absorption of CrSi₂ effectively enhances, and then improves the photoelectric conversion efficiency after doping Al. These results offer theoretical guide for design and application of optoelectronic material of CrSi₂.

Key words optical materials; CrSi₂; electronic structure; optical properties; doping; first principle **OCIS codes** 160.4670; 160.4760; 160.6990; 160.6000

1 引

言

过渡金属硅化物(TMS),因其在大规模集成电路

中的广泛应用而引起材料界学者的极大兴趣。对于 具有半导体特性的过渡金属硅化物,人们所关注的是

收稿日期: 2011-10-12; 收到修改稿日期: 2011-12-05

基金项目:国家自然科学基金(60766002)、科技部国际合作重点项目(2008DFA52210)、贵州省科技厅自然科学基金(黔 科合 J 字[2010]2001)、贵州省科技攻关项目(黔科合 GY 字(2011)3015)和贵州省科技创新人才团队建设专项资金(黔科合人 才团队(2011)4002)资助课题。

作者简介:闫万珺(1978—),女,博士研究生,副教授,主要从事电子功能材料方面的研究。E-mail: yanwanjun7817@163.com 导师简介:谢 泉(1964—),男,教授,博士生导师,主要从事电子功能材料方面的研究。E-mail: qxie@gzu.edu.cn

(通信联系人)

如何在硅衬底上外延生长获得高质量硅化物薄膜以 及它们在电学和光学方面的应用。目前,只有4种过 渡金属硅化物:β-FeSi₂,MnSi_{1.73},ReSi₂和CrSi₂具 有半导体性质,其中铬硅化合物CrSi₂由于具有高电 导率、高温稳定性和抗氧化性等特性而得到广泛的研 究^[1,2]。与其他过渡金属硅化物半导体材料相比, CrSi₂与硅衬底之间具有最小的晶格错配度[在 CrSi₂(0001)//Si(111)方向,小于0.3%]^[3~5],这非 常有利于CrSi₂薄膜在硅基上外延生长,使得在硅 表面外延生长过渡金属硅化物得到硅/硅异质结成 为可能^[4,5],为CrSi₂作为光源、红外探测器、光纤互 连等硅基光电子器件的开发提供了广泛的应用前 景,它有望被作为新型的微电子材料和光电材料得 到实际应用^[6~11]。

电子结构(能带结构和电子态密度)是分析光电 子材料光电性能的重要依据。掺杂能够改变晶体中 原子的位置和晶胞的体积,达到调制材料的电子结 构并改变其光电性能的目的,是改善光电材料的电 性能及光学性质的重要方法。因此,通过掺入不同 种类或不同含量的杂质,以期得到电子结构和光学 性质更理想的光电子材料一直是各种光电子材料研 究的热点。

CrSi₂ 作为一种潜在的性能较好的热电材料和 光电材料已被科研人员广泛研究,主要集中在材料 的制备、在硅基上的外延生长以及本征 CrSi2 电子 结构的计算^[12,13]。本课题组曾采用第一性原理对 本征 CrSi2、应力作用下 CrSi2 的电子结构及光学性 质进行了研究^[14,15]。对于掺杂 CrSi₂ 的光电或热电 性质研究,早期只有 Nishida 等^[10]从实验上对 Mn 掺杂 CrSi₂ 的半导体性质进行过研究及 Hohl 等^[11] 对 V 掺杂 CrSi2 多晶的热电性质进行过报道;近年 来仅有潘志军等[16,17] 测量了 V 掺杂和 Al 掺杂 CrSi2单晶在不同温度下的电阻率和塞贝克系数以 及本课题组采用第一性原理对单个 Mn 原子、V 原 子掺杂 CrSi₂ 的电子结构及光学性质的研究^[18,19]。 到目前为止,Al掺杂CrSi2对其光学性质的影响尚 未见报道。CrSi₂作为新型的半导体光电子材料,有 必要深入研究不同的杂质或杂质含量对其电子结构 的影响,这有助于理解杂质对其电子结构的调制方 式,从而揭示杂质对其光学性质的影响机制。鉴于 此,本文在早期对 CrSi2 本体和单个 Mn 原子或 V 原 子掺杂 CrSi2 研究的基础上,采用基于密度泛函理论 的第一性原理法,对不同 Al 含量(摩尔分数 x=8.33%, 16.67%, 25%, 33.33%)的 CrSi₂的几何 结构、电子结构和光学性质进行了全面的计算和分析。该方法已成功应用于多种材料的光电子特性研究^[20~27]。

2 理论模型与计算方法

半导体化合物 CrSi₂ 具有 C40 的六方晶体结构, 空间群为 D_6^{i} -P6222,晶格常数 a=b=0.4428 nm,c=0.6368 nm, $\alpha=\beta=90^{\circ}$, $\gamma=120^{\circ}$,每个晶胞中含有 3 个 Cr 原子和 6 个 Si 原子^[3]。计算时采用 2×1×1 的超 晶胞,用1 到 4 个 Al 原子分别取代 Si 原子,使掺杂的 摩尔分数依次为 8.33%,16.67%,25%,33.33%。当 两个以上的 Al 原子替代 CrSi₂ 超晶胞中的 Si 原子 时,可能存在多种不等价的置换位置,掺杂位置不 同,将会对晶体的能带结构产生影响。通过计算发 现,相同掺杂浓度下,不等价的置换位置对能带结构 产生的影响小于掺杂浓度不同带来的影响。图 1 为 本文所选取的掺杂位置,图中数字 1~4 表示 Al 原 子依次置换 Si 原子的顺序。



图 1 CrSi₂ 掺 Al 的 2×1×1 的超晶胞结构图 Fig. 1 Supercell (2×1×1) of CrSi₂ doped with Al

本文采用基于第一性原理的赝势平面波方法进行计算,主要的计算工作由 CASTEP^[28]软件包完成。首先将掺杂后的体系用 BFGS 算法^[29~32](由 Broyden, Fletcher, Goldfarb 和 Shannon 提出的对固定外应力的晶胞进行结构优化的算法)进行几何结构优化,得到体系的稳定结构。在晶格参数和原子位置都优化的情况下,再计算相应的能带结构、电子能态密度和光学性质。计算中采用广义梯度近似(GGA)的 Perdew-Burke-Ernzerhof (PBE)^[33]泛函来处理电子间的交换关联能;为减少使用平面波基 矢数目,采用超软赝势^[34]处理离子实与电子间的相互作用。选取 Si 的 3s²3p², Cr 的 3s²3p⁶3d⁵4s¹ 和 Al 的 3s²3p¹ 组态电子作为价电子,其余轨道电子 作为芯电子进行计算。在总能量和电荷密度的计算中,平面波的截断能量设置为 300 eV,自洽计算收 敛精度设置为每个原子 1 meV,布里渊区的积分采 用了 3×5×3 的 Monkhorst Pack 形式^[35]高对称 *k* 点方法。

3 结果与讨论

3.1 几何结构

表 1 为未掺杂 CrSi₂ 的实验和优化的晶格常数 以及 Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ (x = 0.0833, 0.1667, 0.25, 0.3333)的优化晶格常数。从表1可以看出,计算得 到的未掺杂 CrSi₂的晶格常数与实验值非常接近, 平衡晶格体积比实验值大 0.18%。随着 Al 原子含 量的增加,晶格常数 *a* 和 *b* 逐渐增大,而晶格常数 *c* 的变化不大,晶格体积也随掺杂量 *x* 的增大而增 大。引起这种变化的主要原因是 Al 的共价半径为 0.118 nm,而 Si 的共价半径为 0.111 nm, Al 的共 价半径比 Si 的共价半径大,当用 Al 置换 Si 时,就 会引起晶胞体积增大。

表 1 未掺杂 CrSi₂ 和 Cr(Si_{1-x}Al_x)₂(x=0,0.0833,0.1667,0.25,0.3333)的晶格常数

Table 1 Lattice constants of undoped $CrSi_2$ and $Cr(Si_{1-x}Al_x)_2$ (x=0,0.0833,0.1667,0.25,0.3333)

| Sample | a /nm | b /nm | c /nm | $V \ /\mathrm{nm^3}$ |
|--|--------|--------|--------|----------------------|
| Undoped CrSi ₂ (experimental) | 0.8856 | 0.4428 | 0.6368 | 0.2163 |
| Undoped CrSi ₂ (calculated) | 0.8853 | 0.4427 | 0.6385 | 0.2167 |
| $Cr(Si_{1-x}Al_x)_2(x=0.0833)$ | 0.8917 | 0.4455 | 0.6374 | 0.2196 |
| $Cr(Si_{1-x}Al_x)_2(x=0.1667)$ | 0.8982 | 0.4485 | 0.6364 | 0.2226 |
| $Cr(Si_{1-x}Al_x)_2(x=0.2500)$ | 0.9027 | 0.4518 | 0.6376 | 0.2257 |
| $Cr(Si_{1-x}Al_x)_2(x=0.3333)$ | 0.9072 | 0.4552 | 0.6390 | 0.2289 |

3.2 电子结构

3.2.1 电子态密度

图 2 为使用平衡晶格常数计算得到的 CrSi₂ 及 Si、Cr 各亚层电子的能态密度和分波态密度。

从图 2(a)可知,在能量为-14.4~-6.8 eV 的范围内,CrSi₂ 的能态密度主要由 Cr 的 d 层电子的分 波态密度和 Si 的 s 层电子的分波态密度构成,在能量

大于-6.8 eV 时, CrSi₂ 的能态密度主要由 Cr 的 d 层 电子的分波态密度和 Si 的 p 层电子的分波态密度构 成。由图 2(b)、(c)可知, CrSi₂ 中 Cr 的能态密度主要 由 Cr 的 d 层电子的分波态密度构成, 而 Si 的能态密 度在-14.4~-6.8 eV 的能量范围时, 主要由 Si 的 s 层电子的分波态密度构成, 在能量大于-6.8 eV 时, 主要由 Si 的 p 层电子分波态密度构成。





Fig. 2 Density of energy states of CrSi2 and partial density of states of sublevel electrons in Si, Cr

图 3 为用 1~4 个 Al 原子置换 Si 原子后所得 到的 Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ 的能态密度。从图中可以看出, Al 置换 CrSi₂ 中的部分 Si 原子后,由于 Al 和 Si 原 子核外电子排布的相似性,对 CrSi₂ 的电子态密度 影响不是很大,价带顶和导带底仍主要由 Cr-d 态决 定,Al 的 s 层电子和 p 层电子分别与 Si 的 s 层电子 和 p 层电子混合,共同构成 Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ 的能态密

度。随着掺杂量增加,Cr-d态占主导地位的价带和 导带均向高能方向移动,价带顶和导带底也随之向 高能方向移动,在 *x*≪0.1667 时,价带顶上升得比 导带底快,因此带隙呈减小趋势,而在 *x*>0.1667 时,价带顶上升得比导带底慢,因此带隙呈增大 趋势。



图 3 Cr(Si_{1-x}Al_x)₂的能态密度 Fig. 3 Density of energy states of Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ 3.2.2 能带结构

图 4 为使用平衡晶格常数计算得到的简约布里 渊区中沿高对称 k 点方向计算得到的 $CrSi_2$ 和 Cr $(Si_{1-x}Al_x)_2$ 的能带结构。未掺杂的 $CrSi_2$ 的能带 在价带的L点得到最大值0 eV,而在导带的M点取 得最小值 0.381 eV,因此 CrSi₂ 在价带的 L 点到导带的 M 点表现出间接带隙半导体的性质,带隙宽度 $E_g = 0.381$ eV。与文献[36,37]的计算结果及文献 [38,39]的实验结果完全吻合。

对于掺杂 $Cr(Si_{1-x}Al_x)_2$ 的能带结构 [图 4(b)~ (e)],由图可知,掺入 Al 后,CrSi2 的能带结构由非简 并半导体转化成了简并半导体,电子的能带简并度明 显增大,费米面附近的能带结构变得复杂。空穴载流 子的浓度和有效质量同时增大,Al 置换 Si 导致费米 面向下移入价带中,随着 Al 含量的增加,费米面更深 地嵌入价带中,导致空穴载流子的浓度和有效质量再 度变化。在 Al 的掺杂量逐渐增大的过程中, $Cr(Si_{1-x})$ $Al_x)_2$ 仍然是 p 型半导体,控制其光电传输行为的是 空穴载流子。这是由于 Al 的核外电子排布为 1s²2s²p⁶3s²p¹,Si的核外电子排布为1s²2s²p⁶3s²p², Al 比 Si 少了一个价电子,费米面处原本应该被占 据的能带,现在变成了空带,导致费米面向下偏移。 费米面的偏移会改变费米面处的能带结构、载流子 的有效质量以及浓度,因此,掺杂是改变和控制 Cr $(Si_{1-r}Al_r)_2$ 的光电传输性能的有效手段。



图 4 $CrSi_2$ 和 $Cr(Si_{1-x}Al_x)_2$ 在费米面附近的能带结构 Fig. 4 Energy-band structure of $CrSi_2$ and $Cr(Si_{1-x}Al_x)_2$ near the Fermi surface

表 2 为 Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ 的价带顶(VBM)和导带 底(CBM)在高对称点的特征能量值,从表 2 可以看 出,Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ 的带隙值从未掺杂时的 0.381 eV

先减小到 Cr(Si_{0.833} Al_{0.167})₂ 的 0.221 eV,然后又逐渐增大到到 Cr(Si_{0.667} Al_{0.333})₂ 的 0.282 eV。

| | | G | A | Н | K | \overline{M} | L | $E_{\rm g}/{ m eV}$ |
|-------------------------------|----------|---------|---------|---------|---------|----------------|--------|---------------------|
| $CrSi_2$ | VBM / eV | -0.3669 | -0.0012 | -0.1498 | -0.5118 | -0.3658 | 0.0 | 0.381 |
| | CBM / eV | 0.3813 | 0.5342 | 0.5806 | 0.6242 | 0.3812 | 0.5341 | |
| $Cr(Si_{1-x}Al_x)_2 x=0.0833$ | VBM / eV | -0.1257 | 0.2200 | 0.0941 | -0.2400 | -0.0928 | 0.2778 | 0.302 |
| | CBM / eV | 0.6168 | 0.7465 | 0.776 | 0.8035 | 0.5798 | 0.7136 | |
| $Cr(Si_{1-x}Al_x)_2 x=0.1667$ | VBM / eV | -0.0500 | 0.2869 | 0.1796 | -0.1524 | 0.0177 | 0.3872 | 0.221 |
| | CBM / eV | 0.7148 | 0.8108 | 0.8370 | 0.8131 | 0.6084 | 0.7532 | |
| $Cr(Si_{1-x}Al_x)_2 x=0.2500$ | VBM / eV | 0.0623 | 0.4163 | 0.2682 | -0.0267 | 0.1301 | 0.4488 | 0.258 |
| | CBM / eV | 0.8615 | 0.9135 | 0.9256 | 0.8709 | 0.7063 | 0.8315 | |
| $Cr(Si_{1-x}Al_x)_2 x=0.3333$ | VBM /eV | 0.1186 | 0.4817 | 0.3190 | 0.0449 | 0.1990 | 0.4717 | 0.282 |
| | CBM /eV | 0.9728 | 0.9658 | 1.0015 | 0.8972 | 0.7636 | 0.9328 | |

表 2 $Cr(Si_{1-x}Al_x)_2$ 在高对称 K 点处价带顶 VBM 和导带底 CBM 的特征能量值及带隙值 Table 2 Energy eigenvalues of VBM and CBM for $Cr(Si_{1-x}Al_x)_2$ at high symmetric K point and band gap value

3.3 光学性质

要研究 Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ 的光学跃迁特性,必须对 它的光学性质进行研究。在线性响应范围内,固体 宏观光学响应函数通常可以由光的复介电函数 $\epsilon(\omega) = \epsilon_1(\omega) + i\epsilon_2(\omega)$ 或复折射率 $N(\omega) = n(\omega) + ik(\omega)$ 来描述,体系在较小波矢下对光场的线性响应 由复介电常数的虚部 $\epsilon_2(\omega)$ 决定,它可以通过占据 态和未占据态的动量跃迁矩阵元计算得到。根据直 接跃迁几率的定义和克拉默-克勒尼希色散关系可

> > Energy /eV

以推导出晶体的各种宏观光学常数如复介电函数、 吸收系数、反射率和复光电导率等,具体推导过程不 再赘述^[40,41]。

3.3.1 复介电函数

介电常数的虚部 $\epsilon_2(\omega)$ 对任何材料来说都是非 常重要的,它作为沟通带间跃迁微观物理过程与固 体电子结构的桥梁,反映了固体能带结构及其他各 种光谱信息。图 5 为计算得到的未掺杂 CrSi₂ 和 Cr(Si_{1-x}Al_x)₂的介电函数的实部和虚部。





Fig. 5 (a) Real part ϵ_1 and (b) imaginary part ϵ_2 of dielectric function of $CrSi_2$ and $Cr(Si_{1-x}Al_x)_2$

由图 5(a)可知,未掺杂 CrSi₂ 的静态介电常数 $\epsilon_1(0)=29$,随着 Al 掺杂量的增加,Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ 的 静态介电常数逐渐增大, $\epsilon_1(0)$ 的取值依次为 54,65, 117,170,在 E < 0.28 eV 和 E > 5.2 eV 的能量范围, Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ 的 ϵ_1 值比未掺杂的 CrSi₂ 的大,随掺杂 量的增加 ϵ_1 值逐渐增大。而在 0.28 eV < E < 5.2 eV 的能量范围,Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ 的 ϵ_1 值比未掺杂的 CrSi₂ 的小,并且 ϵ_1 的值随掺杂量的增加而减小。当 E >5.2 eV后,Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ 的 ϵ_1 值逐渐接近 CrSi₂ 的值。

由图 5(b)可知,对于未掺杂的 CrSi₂,在 E < 0.38 eV的能量范围 $\epsilon_2 = 0.\epsilon_2(\omega)$ 有 3 个明显的介

电峰,对应的能量分别为:1.48,4.41,5.11 eV。位 于能量为1.48 eV 的第一介电峰来自 Si-p 和 Cr-d 层电子杂化后到导带的跃迁,能量为4.41 eV 和 5.11 eV的介电峰来自价带中部 Si-p 态到导带 Cr-d 态的电子跃迁。Al 掺入后, $\epsilon_2(\omega)$ 的第一跃迁峰明 显向低能方向移动了,在能量E=0处也有电子的跃 迁,且第一介电峰值随掺杂量的增加显著增大。结 合能态密度图和能带结构图可以看出,掺杂引入的 Al 原子 3p 层电子与 Si 的 3p 层电子相混合,大部 分处于费米能级附近,因此,掺杂后产生的电子跃迁 是由 Si-p 态和 Al-p 态混合态与 Cr-d 态杂化后到导 带的跃迁产生的。对应于 Al 含量分别为 x = 0.0833,0.1667,0.25,0.3333 的 $Cr(Si_{1-x}Al_x)_2$ 的 光学跃迁分别发生在能量为0.087,0.272,0.16, 0.16 eV。在 E < 1.09 eV 的能量范围, $Cr(Si_{1-x}Al_x)_2$ 的光跃迁强度远大于未掺杂的 $CrSi_2$,且光跃 迁强度随 Al 掺杂量的增加而增大;在 E > 1.09 eV 的能量范围, $Cr(Si_{1-x}Al_x)_2$ 的光跃迁强度小于未掺 杂的 $CrSi_2$,且随掺杂量的增大而减弱,说明 Al 掺杂 能够增强电子在 E < 1.09 eV 低能端的光学跃迁。 3.3.2 复析射率

由公式 $\varepsilon_1 = n^2 - k^2$ 和 $\varepsilon_2 = 2nk$,可以从复介电 函数得到 CrSi₂ 的复折射率。图 6 为 CrSi₂ 和 Cr (Si_{1-x}Al_x)₂ 的折射率 *n* 和消光系数 *k*。由图 6 可 知,未掺杂的 CrSi₂ 的折射率 $n_0 = 5.391$,与 Bellani

14 (a)

12

10

8

6

4 - 42 - 5

0

0

 $\mathbf{5}$

Refractive index n

等^[39]的实验结果 n_0 = 5.7 相符较好,同时该结果也 与图 5 中静态介电常数 $\varepsilon_1(0)$ = 29 的计算结果是完 全对应的[由 $n_0^2 = \varepsilon_1(0)$ 得 n_0 = 5.39]。折射率 n 在 E = 1.05 eV 处取得最大值;在 3.37~4.22 eV 的能 量范围出现一个变化平缓的峰;在 E > 4.22 eV 后 随能量的增加 n 快速减小;在能量约为 10~18 eV 的范围内 n 趋于零,这与反射谱(图 8)中该能量范 围的反射率趋近于 1 是对应的,表明 CrSi₂ 在这一 能量范围呈现出金属反射特性。消光系数 k 在 E < 0.16 eV 和 E > 18 eV 的范围内都是为零的;在 E =5.45 eV 处取得最大值;在 E > 5.45 eV 后随能量的 增加 k 逐渐减小,在能量约为 18 eV 处 k 减小到零。



图 6 CrSi_2 和 $\operatorname{Cr}(\operatorname{Si}_{1-x}\operatorname{Al}_x)_2$ 的复折射率 Fig. 6 Complex refractive index of CrSi_2 and $\operatorname{Cr}(\operatorname{Si}_{1-x}\operatorname{Al}_x)_2$

随着 Al 掺杂量的增加, 折射率 n_0 的值从 x=0时的 5.39 逐渐增大到 x=0.3333 时的 13.24, 在 E<0.32 eV 和 E>12 eV 的范围内, Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ 的折射率大于 CrSi₂ 的折射率, n 随掺杂量的增大而 增大; 在 0.32 eV < E < 12 eV 的能量范围, Cr(Si_{1-x} Al_x)₂ 的折射率小于 CrSi₂ 的折射率, n 随掺杂量的 增大而减小。消光系数 k 在 E < 4.02 eV 的能量范 围出现了较强的峰值, k 随掺杂量的增大而增大; 在 E>4.02 eV 的能量范围, k 随掺杂量的增大而增减 小, 在 E=13 eV 附近 k 减小到零。

3.3.3 吸收系数

根据吸收系数和介电函数的关系

$$\alpha(\omega) = \frac{\omega}{nc} \varepsilon_2(\omega), \qquad (1)$$

可以得到 CrSi₂和 Cr(Si_{1-x}Al_x)₂的吸收系数,计算 结果如图 7所示。从图 7可以看出,未掺杂的 CrSi₂ 在 E < 0.32 eV 和 E > 18 eV 的能量范围,吸收系数 为零。E > 0.32 eV 后吸收系数随光子能量的增大 逐渐增大,在入射光子能量为E = 6.03 eV 处,吸收系 数取得最大值 4.14×10⁵ cm⁻¹,随后吸收系数随光子



图 7 CrSi₂ 和 Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ 的吸收谱 Fig. 7 Absorption spectra of CrSi₂ and Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ 能量的增大逐渐减小,在 E=18 eV 处减小到零。

随着 Al 的掺入, Cr(Si_{1-x} Al_x)₂ 的吸收系数在 能量为 0~4.02 eV 的能量范围内大于 CrSi₂ 的吸 收系数, α 随掺杂量的增大而增大; 在 E>4.02 eV 的范围内, Cr(Si_{1-x} Al_x)₂ 的吸收系数小于 CrSi₂ 的 吸收系数, α 随掺杂量的增大而减小; 在 E=5 eV 附 近取得最大值依次为 2.71×10⁵, 2.42×10⁵, 2.41× 10⁵, 2.22×10⁵ cm⁻¹; 在 E>5 eV 后 α 随能量的增 大而减小,在 E=18 eV 附近减小到零,与计算得到的消光系数结果是吻合的。





Fig. 8 Reflection spectra of $CrSi_2$ and $Cr(Si_{1-x}Al_x)_2$ 3.3.4 反射谱

根据反射率与复折射率的关系

$$R(\omega) = \frac{(n-1)^2 + k^2}{(n+1)^2 + k^2},$$
 (2)

可以计算得到反射谱。图 8 为 CrSi₂ 和 Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ 的反射谱。从图 7 可以看出,未掺杂的 CrSi₂ 的反射主 要发生在能量为 10~18 eV 的区域,反射率大于 90%, 这是由于在这一能量范围内 CrSi₂ 呈现出金属反射特 性,入射的光大部分被反射了,对应折射率的值趋于 零。掺入 Al 后,Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ 的反射主要发生在 9~ 12 eV 附近的能量范围,反射率小于 90%,平均反射效 应减弱,且随着掺杂量的增大,金属反射特性逐渐下 降,而对光的吸收和折射特性增强,这对光电子材料 的应用是极为有利的。

3.3.5 光电导率

光电导率是光电子材料的一个重要参数,它描述了光照引起半导体电导率改变的现象。图 9 为 CrSi₂和 Cr(Si_{1-x}Al_x)₂的复光电导率实部 $\sigma_1(\omega)$ 。 从图 9 可知,光电导率与介电函数的虚部是对应的, $\sigma_1(\omega)$ 在 E>0.38 eV 后开始增大,在 E=1.48 eV 处达到第一个峰值,在 E=4.41 eV 和 E=5.11 eV 处分别达到第二、第三个峰值,且在 E=5.11 eV 处 取得最大值。

Al 掺入后,在 E < 1.2 eV 的能量范围,Cr (Si_{1-x}Al_x)₂ 的光电导率随掺杂量的增加而增大,且 大于 CrSi₂ 的光电导率;在 E > 1.2 eV 后,随着掺杂 量的增加,光电导率逐渐减小,均小于 CrSi₂ 的光电 导率,Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ 的光电导率最大峰值发生在 $4.0 \sim 4.3$ eV 的范围,峰值出现的位置随掺杂量的 增加而向低能方向偏移。



图 9 CrSi₂和 Cr(Si_{1-x}Al_x)₂的光电导率 Fig. 9 Photo conductivity of CrSi₂ and Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ 3.3.6 能量损失函数

能量损失函数用于描述电子通过均匀的电介质 时能量损失的情况,其峰值代表与等离子体振荡相 关联的特性,相应的振荡频率称为等离子体频率。 图 10 为 CrSi₂ 和 Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ 的能量损失函数。 由图可知,随着 Al 掺杂量的增大,Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ 的 能量损失函数峰值逐渐减小,曲线整体向低能方向 偏移,且远大于 CrSi₂ 的能量损失函数峰值。



图 10 CrSi₂和 Cr(Si_{1-x}Al_x)₂的能量损失函数 Fig. 10 Energy-loss function of CrSi₂ and Cr(Si_{1-x}Al_x)₂

4 结 论

本文采用基于密度泛函理论的第一性原理赝势 平面波方法,对不同含量的 Al 原子置换掺杂 CrSi₂ 的几何结构、电子结构、复介电函数、复折射率、吸收 系数、反射率和光电导率等光学性质进行了全面的 计算和分析。随着 Al 含量的增加,Cr(Si_{1-x}Al_x)₂ 的晶格常数 *a* 和 *b* 增大,*c* 变化不大,晶格体积增 大;掺杂使得费米面向价带偏移,且随着掺杂量的增 大而更深地嵌入价带中,在费米能级附近,占主导地 位的 Cr-3d 态构成的价带和导带均向高能方向移 动,价带顶和导带底也随之向高能方向移动,带隙值 出现先减小后增大的变化;随着掺杂量的增大,Cr (Si_{1-x}Al_x)₂的静态介电常数、第一介电峰、折射率 n₀逐渐增大,平均反射效应减弱,说明Al掺杂有效 减弱了CrSi₂对光的反射,增强了对光的吸收和折 射,这将有助于提高CrSi₂的光电转换效率。

参考文献

- P. Murarka. Silicides for VLSI Applications [M]. New York: Academic Press, 1983. 172~175
- 2 M. C. Bost, J. E. Mahan. Summary Abstract: Semiconducting silicides as potential materials for electro-optic very large scale integrated circuit Interconnect [J]. J. Vac. Sci. Technol. B, 1986, 4(6): 1336~1338
- 3 V. E. Borisenko. Semiconducting Silicides [M]. Berlin: Springer-Verlag New York, LLC, 2000
- 4 N. G. Galkin, T. A. Velichko, S. V. Skripka *et al.*. Semiconducting and structural properties of CrSi₂ A-type epitaxial films on Si (111) [J]. *Thin Solid Films*, 1996, **280** (1-2): 211~220
- 5 D. B. Migas, L. Miglio. Band-gap modifications of β-FeSi₂ with lattice distortions corresponding to the epitaxial relationships on Si(111) [J]. *Phys. Rev. B*, 2000, **62**(16): 11063~11070
- 6 E. N. Nikitin. Thermoelectric properties of the silicon-chromium system [J]. Sov. Phys. -Solid State, 1961, 2(11): 2389~2392
- 7 D. Shinoda, S. Asanabe, Y. Sasaki. Semiconducting properties of chromium disilicide [J]. J. Phys. Soc. Jpn., 1964, 19(3): 269~272
- 8 T. Tokushima, I. Nishida, K. Sakata *et al.*. The CrSi₂-CoSi thermomodule and its applications [J]. J. Mater. Sci., 1969, 4(11); 978~984
- 9 I. Nishida. The crystal growth and thermoelectric properties of chromium disilicide [J]. J. Mater. Sci., 1972, 7 (10): 1119~1124
- 10 I. Nishida, T. Sakata. Semiconducting properties of pure and Mn-doped chromium disilicides [J]. J. Phys. Chem. Solids, 1978, 39(5): 499~505
- 11 H. Hohl, A. P. Ramirez, T. T. M. Palstra *et al.*. Thermoelectric and magnetic properties of Cr_{1-x} V_xSi₂ solid solutions[J]. J. Alloys Comp., 1997, 248: 70~76
- 12 L. F. Mattheiss. Structural effect s on t he calculated semiconductor gap of CrSi₂ [J]. Phy. Rev. B, 1991, 43(2): 1863~1866
- 13 D. Decker, E. Loos, Chr. Drobniewski *et al.*. Structure and properties of CrSi₂/Si multilayers[J]. *Microelectron. Engng.*, 2004, 76(1-4): 331~335
- 14 S. Y. Zhou, Q. Xie, W. J. Yan *et al.*. First-principles study on the electronic structure and optical properties of CrSi₂[J]. *Sci*. *China Ser G-Phys. Mech. Astron.*, 2009, **52**(1): 46~51
- 15 S. Y. Zhou, Q. Xie, W. J. Yan *et al.*. First-principles study on the electronic structure of stressed CrSi₂ [J]. *Sci. China Ser. G-Phys. Mech. Astron.*, 2009, **52**(1): 76~81
- 16 Z. J. Pan, L. T. Zhang, J. S. Wu. Effect s of Al doping on the transport performances of CrSi₂ single crystals [J]. Scripta Mater., 2007, 56(3): 245~248
- 17 Z. J. Pan, L. T. Zhang, J. S. Wu. Effect s of V-doping on the transport performances of CrSi₂ single crystals [J]. Scripta Mater., 2007, 56(4): 257~260
- 18 Zhou Shiyun, Xie Quan, Yan Wanjun *et al.*. First-principles calculation of electronic structure and optical properties of CrSi₂ with doping Mn [J]. Acta Optica Sinica, 2009, 29 (10): 2848~2853

周士芸,谢 泉,闫万珺等. 锰掺杂二硅化铬电子结构和光学性 质的第一性原理计算[J]. 光学学报,2009,**29**(10):2848~2853 19 Zhou Shiyun, Xie Quan, Yan Wanjun et al.. First-principles calculation of the band structure of V-doped CrSi₂[J]. J. Yunnan University, 2009, **31**(5): 484~488

周士芸,谢 泉, 闫万珺等. V 掺杂 CrSi2 能带结构的第1性原 理计算[J]. 云南大学学报(自然科学版), 2009, **31**(5): 484~488

- 20 Zhang Fuchun, Deng Zhouhu, Yan Junfeng *et al.*. Firstprinciples calculation of electronic structure and optical properties of ZnO[J]. *Acta Optica Sinica*, 2006, **26**(8): 1203~1209 张富春,邓周虎,阎军锋等. ZnO电子结构与光学性质的第一性 原理计算[J]. 光学学报, 2006, **26**(8): 1203~1209
- 21 Zhang Fuchun, Zhang Zhiyong, Zhang Weihu *et al.*. Firstprinciples calculation of electronic structure and optical properties of AZO (ZnO: Al) [J]. Acta Optica Sinica, 2009, **29**(4): 1025~1031 张富春,张志勇,张威虎 等. AZO(ZnO: Al)电子结构与光学性

质的第一性原理计算[J].光学学报,2009,**29**(4):1025~1031

- 22 Xiang Dong, Liu Bo, Gu Mu *et al.*. Theoretical calculation of electronic structures and optical properties of YTaO₄ and LuTaO₄
 [J]. Acta Optica Sinica, 2009, 29(2): 448~453
 向 东,刘 波,顾 牡 等. YTaO₄ 和 LuTaO₄ 电子结构和光 学性质的理论计算[J]. 光学学报, 2009, 29(2): 448~453
- 23 Yan Wanjun, Zhou Shiyun, Xie Quan *et al.*. First principles study of electronic structure and optical properties for co-doped β-FeSi₂[J]. *Acta Optica Sinica*, 2011, **31**(6): 0616003 [百万珺,周士芸,谢 泉等. Co 掺杂 β-FeSi₂ 电子结构及光学性 质的第一性原理研究[J]. 光学学报, 2011, **31**(6): 0616003
- 24 Chen Qian, Xie Quan, Yang Chuanghua *et al.*. First-principles calculation of electronic structure and optical properties of Mg₂Si with doping[J]. *Acta Optica Sinica*, 2009, **29**(1): 229~235 陈 茜,谢 泉,杨创华等. 掺杂 Mg₂Si 电子结构及光学性质的 第一性原理计算[J]. 光学学报, 2009, **29**(1): 229~235
- 25 Cai Jianqiu, Tao Xiangming, Luo Haijun *et al.*. Ab-initio investigation of anisotropic optical properties of Sr₂RuO₄ [J]. Acta Optica Sinica, 2010, **30**(12): 222~227 蔡建秋,陶向明,罗海军等. Sr₂RuO₄ 各向异性光学性质的第一性原理研究[J]. 光学学报, 2010, **30**(12): 222~227
- 26 Li Chunxia, Dang Suihu, Han Peide. Vacancies effects on electronic structure and optical properties of CdS[J]. Acta Optica Sinica, 2010, 30(5): 198~204 李春霞, 党随虎, 韩培德. 空位缺陷对 CdS 电子结构和光学性质 的影响[J]. 光学学报, 2010, 30(5): 198~204
- 27 Li Chunxia, Dang Suihu, Zhang Keyan *et al.*. Influence of pressure effect on CdS electronic structure and optical properties [J]. *Acta Optica Sinica*, 2011, **31**(6): 0616004
 李春霞, 党随虎, 张可言 等. 压力效应对 CdS 电子结构和光学 性质的影响[J]. 光学学报, 2011, **31**(6): 0616004
- 28 M. D. Segall, J. D. Lindan Philip, M. J. Probert *et al.*. Firstprinciples simulation. ideas, illustrations and the CASTEP code [J]. J. Phys. Cond. Matt., 2002, 14(11): 2717~2744
- 29 C. G. Broyden. The convergence of a class of double-rank minimization algorithms, the new algorithm [J]. J. Inst. for Math. & Appl., 1970, 6: 222~231
- 30 R. Fletcher. A new approach to variable metric algorithms[J]. Comput. J., 1970, 13(3): 317~322
- 31 D. Goldfarb. A family of variable metric methods derived by variational means[J]. Math. Comput., 1970, 24(109): 23~26
- 32 D. F. Shanno. Conditioning of quasi-newton methods for function minimization [J]. Math. Comput., 1970, 24 (111): 647~656
- 33 J. P. Perdew, K. Burke, M. Ernzerhof. Generalized gradient approximation made simple [J]. Phys. Rev. Lett., 1996, 77(18): 3865~3868
- 34 D. Vanderbilt. Soft self-consistent pseudopotentials in a generalized eigenvalue formalism [J]. Phys. Rev. B, 1990,

41(11): 7892~7895

- 35 H. J. Monkhorst, J. D. Pack. Special points for Brillouin-zone integrations[J]. Phys. Rev. B, 1976, 13(12): 5188~5192
- 36 V. L. Shaposhnikov, A. V. Krivosheeva, A. E. Krivosheev et al.. Effect of stresses in electronic properties of chromium disilicide[J]. Micro-Electr Engng., 2002, 64(1-4): 219~223
- 37 A. V. Krivosheeva, V. L. Shaposhnikov, V. E. Borisenko. Electronic structure of stressed CrSi₂[J]. *Mater Sci. Engng. B*, 2003, **101**(1-3); 309~312
- 38 M. C. Bost, J. E. Mahan. An investigation of the optical constants and band gap of chromium disilicide [J]. J. Appl. Phys., 1988, 63(3): 839~844
- 39 V. Bellani, G. Guizzetti, F. Marabelli *et al.*. Theory and experiment on the optical properties of CrSi₂[J]. *Phys. Rev. B*, 1992, 46(15): 9380~9389
- 40 Shen Xuechu. Semiconductor Spectra and Optical Properties [M]. Beijing: Science Press (The Second Edition), 1992. $76\!\sim\!94$

沈学础. 半导体光谱和光学性质[M]. 北京:科学出版社(第二版), 1992. 76~94

- 41 Fang Rongchuan. Solid-State Spectroscopy [M]. Hefei: China Science and Technology Press, 2001. 71~75
- 方容川. 固体光谱学[M]. 合肥:中国科学技术出版社, 2001. 71~75

栏目编辑:韩 峰