# Cu吸附 GaN(0001)表面的第一性原理计算

孔利平 孙慧卿 曹东兴 郭志友

(华南师范大学光电子材料与技术研究所,广东广州 510631)

摘要 采用基于密度泛函理论(DFT)的广义梯度近似(GGA)的平面波超软赝势方法(PWP)分别对 GaN 和 Cu 吸附在 GaN(0001)2×2表面 atop、H<sub>3</sub>、T<sub>4</sub>不同位置的体系进行了几何结构优化,分别计算了 GaN 和 Cu 吸附 GaN 的 两个体系的吸附能、能带结构和电子态密度。计算结果表明,在 Cu 吸附的 GaN(0001)表面体系中,相比于 Ga 和 N 原子的上面位置,孤立的 Cu 原子最优先吸附在 3 倍原子层下的面心位置。Cu 吸附的 GaN(0001)表面体系呈现出 半金属性,并且呈 n 型导电特征,这表明了 Cu 作为 GaN 器件电极的可行性。

关键词 光学器件; GaN(0001)表面; Cu 吸附; 形成能; 电子结构

**中图分类号** O471.5; O472.4 **文献标识码** A **doi**: 10.3788/AOS201131.s100117

## Understanding Cu Adsorption on GaN(0001) Surface Using First-Principles Calculations

Kong Liping Sun Huiqing Cao Dongxing Guo Zhiyou

(Institute of Optoelectronic Material and Technology, South China Normal University, Guangzhou, Guangdong 510631, China)

Abstract Adsorption of Cu on the polar GaN(0001) surface in a  $2 \times 2$  geometry is studied by the generalized gradient approximation (GGA) with ultrasoft pseudopotential within the density functional theory (DFT). Different adsorption sites and the effects of different coverages are considered. It is found that copper atoms preferentially adsorb at the H<sub>3</sub> sites compared with doing at the T<sub>4</sub> site, while the copper adsorption on top of a gallium atom (atop position) is totally unfavorable in each coverage considered. Both GaN(0001) surface and its adsorption have the semi-metallic behaviour and remain to be of n-type conduction character.

Key words optical devices; GaN(0001) surface; copper adsorption; adsorption energy; electronic structure OCIS codes 230.0230; 240.0240; 080.0080

1 引

言

常温下禁带宽度为 3.4 eV 的宽带隙半导体 GaN 是目前Ⅲ族氮化物中研究最为广泛和最有发 展前景的光电子材料,是蓝光/紫外光发光二极管 (LED)、紫外半导体激光器、太阳能探测器、金属半 导体场效应晶体管、高功率和高电子迁移率晶体管 的基本化合物<sup>[1]</sup>,这些电驱动应用都需要电极与 GaN 可靠的欧姆接触和肖特基接触<sup>[2,3]</sup>,最近研究 实验表明,金属-Ga-N 三元系统接触的热稳定性是 制约这一特性的重要元素,实验钌(Ru)和钌/金 (Ru/Au)与 n-GaN 的肖特基接触的电子和结构性 质已有研究报道<sup>[4,5]</sup>。

GaN 晶胞多为六方纤锌矿结构,由 Ga 的六角 密堆积和 N 的六角密堆积反向套构而成,并且在 C 轴方向产生 Ga 极性和 N 极性,这种极性对 GaN 晶 体的生长、性质以及掺杂效率都有极大的影响。先 前研究表明,所有的 III 族氮化物都呈现阳离子在 晶体表面的状态,分子束外延方式生长的 GaN (0001)面也呈此种状态<sup>[6]</sup>。同时文献[5,7,8]从实 验和理论方面对 GaN 与不同金属和合金条件的欧

收稿日期: 2011-02-28; 收到修改稿日期: 2011-03-15

基金项目:国家自然科学基金(60877069)和广东省科技计划(2007A010500011,2008B010200041)资助课题。

作者简介:孔利平(1985-),女,硕士研究生,主要从事发光材料与器件及其应用等方面的研究。

E-mail: kongliping001@163.com

**导师简介:**孙慧卿(1963-),女,副研究员,主要从事发光材料与器件及其应用等方面的研究。 E-mail: sunhq@scnu.edu.cn(通信联系人) 姆接触和肖特基接触进行了研究,但至今对 Cu 吸附 GaN 表面的研究尚显不足。本文用基于密度泛 函理论(DFT)的从头开始第一性原理计算 Cu 吸附 GaN(0001)面的电子结构和性质,详细分析了 Cu 吸附 GaN(0001)面的稳定结构和位置。

#### 2 模型构建和计算方法

在半导体器件应用中,p型 GaN 欧姆接触的问题,也限制了 GaN 基器件的进一步发展。为了获得

低电阻欧姆接触 p 型 GaN,应该选择具有大功函数的 接触金属材料<sup>[7,9]</sup>,因为 p 型 GaN 材料的功函数非常 大(约 7.5 eV)。尽管最大功函数的金属材料为铂 (5.65 eV),但仍然比本文要求的小得多。此外,该欧 姆接触的热稳定性仍然是制约因素,特别是制约大功 率器件设备性能的主要因素<sup>[10]</sup>。表 1 中显示 Cu 有 较大的功函数(4.65 eV)、在 20 ℃和 100 ℃间良好的 热导率[393.6 W/(m・K)]、较高的相对电导率 (90%)。

表 1 部分金属的功函数和相对电导率 Table 1 Work function and relative specific conductance of some metals

Metal	Au	Cu	Pt	A1	Ni	Ag
Work function /eV	5.2	4.65	5.7	4.2	5.2	4.4
Relative specific conductance $/  \%$	73	90	16	60	22	100

采用基于密度泛函理论的第一性原理平面波超 软赝势(PWP)<sup>[11]</sup>方法计算,用广义梯度近似 (GGA)<sup>[12]</sup>来描述电子交换关联能,构建的模型为纤 锌矿结构 GaN 8个原胞构成的超晶胞,晶格参数选 用实验数据 a=0.3190 nm 和  $c/a=1.627^{[13]}$ 进行晶 胞优化,得到 a=0.3243 nm 和 c/a=1.632,其中 a, b(此处省略),c是指 GaN 晶胞基矢,即沿晶胞边方 向且长度与边长相等的矢量,GaN 属于纤锌矿结 构,故  $a=b\neq c$ 。这与实验数据有较好的匹配,同时 证实了 GGA 方法通常会高估晶格常数的值。为探讨 纤锌矿 GaN(0001)表面吸附 Cu<sup>2+</sup> 的吸附性研究,对



- 图 1 (a) GaN(0001)面的俯视图和虚线圆标注的可能吸 附位置,(b) 2×2 超胞的侧视图和超胞底部白色 显示的四个赝氢原子
- Fig. 1 (a) Top views of the GaN(0001) surface and the possible adsorption sites are marked by dashed circles, (b) side view of the 2×2 unit cell. Four pseudohydrogen atoms (shown in white) are founded at the bottom of the supercell

Cu原子在各种位置的吸附进行了研究,如图 1(a)所 示,文中标注了 GaN 超胞结构中 3 个高度对称的吸 附位置: $H_3$ 、 $T_4$ 和 atop,以确定最稳定的结构,atop 位置是直接在表面原子 Ga 上:T<sub>4</sub>位置是直接在亚 层原子 N 上; H<sub>3</sub> 是在三倍原子层下的面心位置。 为能更好地模拟 GaN 表面结构,采用 6个 GaN 双 子层,并外加 1.25 nm 的真空层作为超晶胞模型, 如图 1(b)所示,同时为了防止顶部和底部原子之间 的非物理电荷转移对吸附原子产生影响,采用赝氢 原子(H)钝化底部的原子。计算工作都在 MS 软件 的 CASTEP 软件包中完成,能量计算在倒易空间 K中进行,平面波截止能选为 340 eV,系统总能量和 电荷密度在对布里渊区积分计算使用 Monkhost-Pack 方案<sup>[14]</sup>来选择 K 网格点  $3 \times 3 \times 1$ ,原子自洽场 收敛精度为2×10<sup>-5</sup> eV,原子间的相互作用力不大 于0.3 eV/nm,原子间最大位移收敛标准为2×  $10^{-4}$  nm<sub>o</sub>

### 3 计算结果与讨论

#### 3.1 Cu 吸附在 GaN 表面吸附能

本文中计算了 Cu 吸附 GaN(0001)极性表面不 同吸附位置的形成能结果如表 2 所列。Cu 原子的 形成能定义为

$$E_{\rm ads} = \frac{1}{n} (E_{\rm total} - E_{\rm reference} - nE_{\rm Cu}),$$

式中 $E_{total}$ 和 $E_{reference}$ 分别是Cu吸附GaN表面体系 后的总能和清洁GaN表面体系的总能, $E_{Cu}$ 是孤立 Cu原子的化学势,n代表Cu吸附GaN表面的数 目。在相同的体系中计算了3种不同吸附位置的形 成能,使其具有可比性,由上式计算得知,相比于另 外2个位置,在Cu吸附在最上层Ga原子atop位置 上的形成能最高,约高出 0.6 eV 的能量,表现出强 烈的扩散行为,避免顶部 Ga 原子的上升,所以 Cu 原子最不可能吸附在 Ga 原子上方位置。另外 2 种 吸附位置的形成能相差不大,其中吸附在 N 原子上  $T_4$  位置的形成能比吸附在面心  $H_3$  位置的形成能 高 0.1522eV,吸附在 T<sub>4</sub> 位置的 Cu 原子会在低温 弛豫过程中向更低能量的 H。位置迁移,因此 Cu 原 子在表面面心位置的吸附最为稳定。

表 2 铜吸附 GaN(0001)极性表面不同位置

(atop,H<sub>3</sub> or T<sub>4</sub>)的形成能

Table 2 Adsorption energies  $E_{\rm ads}$  and the local geometries of the adatom Cu on the site(atop,  $H_3$  or  $T_4$ ) of the GaN(0001) surface

Adsorption sites	atop	$H_3$	$T_4$
$E_{ m ads}/{ m eV}$	-3.1004	-3.8623	-3.7101

#### 3.2Cu 吸附在 GaN 表面电子结构

(a)

3

2

1

-1

-2

-3

-4

-5

Energy /eV<sup>-1</sup> 0

为了更深入了解 GaN(0001)表面吸附 Cu 的电

子性质,计算了清洁 GaN(0001)表面和 Cu 吸附在  $GaN(0001)2 \times 2$  表面 H<sub>3</sub> 位置处的能带结构,如 图 2(a),(b)所示。发现 2 个体系的费米能级都进 入导带一定的位置,表明 GaN(0001)表面显示 n 型 导电特性的行为,但后者比前者嵌入更深的深度,这 说明 GaN(0001)表面吸附铜后仍然是 n 型导电特 性,并且n型导电特性得到加强。此特性在清洁的 AlN(0001)表面和清洁的GaN(0001)表面的研究中 也有所体现[15,16]。

从计算结果中可知, 清洁 GaN(0001) 表面和 Cu 吸附在 GaN(0001) 表面 H<sub>3</sub> 位置的体系中都有较窄的表面带隙,分别为 0.80 eV 和 0.0031 eV,这 证明 2 个体系都体现出了半金属性行为,并且 Cu 吸附 GaN 表面后,带隙明显变窄了很多,这是由于 表面价键断裂后形成的 Ga 原子悬挂键和 Cu-4s 态之间的杂化对半金属特征起到了很大作用,如 图 2(b)中所示,这也与前面计算的能带结构相符合。



图 2 (a) 清洁 GaN(0001) 表面能带结构, (b) Cu吸附在 GaN(0001) 表面 H<sub>a</sub> 的位置上能带结构

Ζ I

Fig. 2 (a) Electron band structure for GaN(0001) surface, (b) Cu adsorbed at  $H_3$  site on Ga(0001)

为进一步了解 GaN(0001)表面及其吸附系统 的电子结构,计算了清洁 GaN(0001)表面和 Cu 吸

Φ Θ

Wave vector k

附在 GaN(0001)表面 H<sub>3</sub> 的位置上分波态态密度 (PDOS)。图 3(a)所示为清洁 GaN(0001)表面的局



图 3 (a) 清洁 GaN(0001) 表面分波态态密度, (b) Cu吸附在 GaN(0001) 表面 H<sub>3</sub> 的位置上分波态态密度 Fig. 3 Density of states for GaN(0001) surface (a) and (b) Cu adsorbed at  $H_3$  site on Ga (0001). The Fermi level  $E_{\rm f}$  is adopted as the zero of the energy

域态密度,从图中可看出在费米能级 E<sub>f</sub> 附近有一个 分散的表面态,这就是此体系呈现 n 型导电特征的 主要因素,表面态的组成成分是Ga原子的s和p轨 道能级,即悬挂键导致了表面态,并且费米能级上的 导带中 N 和 Ga 原子态密度也出现杂化状态。从图 3(a)中可看出在距离费米能级-15 eV下价带处出 现一个高峰值,这是由 Ga 原子 3d 轨道所致。在铜 吸附在 GaN(0001)表面 H<sub>3</sub> 的位置的分波态密度图 3(b)中,费米能级的态密度非常低,表面态密度降 低,但是 N 原子价带即将深入费米能级,达到饱和 状态。图 3(b)中,在费米能级-2.5 eV下价带位置 出现 Cu-3d 态的峰值,此为 Cu-3d 态在费米能级 处附加影响,此曲线和 Ga-4p,Ga-4s 的杂化,显 示了表面体系的半金属性,这是吸附原子与基体原 子分波态之间强烈杂化的结果,Cu和Ga原子之间 的强烈杂化是导致 Ga 原子能级迁移值变化大的主 要因素。另外,低能级导带仍来源于 Ga-4p 态,而 价带顶部是由于 N-2p 和 Cu-4s 态杂化形成。同 时 Cu-4s 态的引入使得价带向高能级方向轻微移 动,而Cu-4p态导致导带向低能级方向有较大移 动,两者作用使整个吸附表面态体系带隙减小,这与 前面能带结构计算结果相一致。

#### 4 结 论

对 GaN(0001)表面吸附铜的体系做了全面的 初始的理论研究。在清洁的 GaN(0001)表面,一个 孤立的铜吸附原子倾向于吸附在 H<sub>3</sub>即在三倍原子 层下的面心位置。通过能带结构和分波态密度的计 算得知,GaN 和 Cu 吸附的 GaN(0001)表面体系都 呈现出半金属性,并且呈 n 型导电特征,而且后者强 度得到加强,另外由于 Cu 的吸附,使得体系的带隙 变窄同时价带顶附近能级的出现散射曲线,非局域 性增强,使得晶体表面的导电性变得更好,这验证了 铜取代金作为 GaN 器件的电极的可行性。

#### 参考文献

1 S. Nakamura, T. Mukai, M. Senoh. Candela-class high-

brightness InGaN/AlGaN double-heterostructure blue-lightemitting diodes[J]. Appl. Phys. Lett., 1994, 64(13): 1687  $\sim$  1689

- 2 S. E. Mohney, D. J. MacMahon, K. A. Whitmire. Condensed phase equilibria in the Cr-Ga-N system[J]. *Mater. Sci. Engng.* B, 1997, 49(2): 152~154
- 3 Lin Yow-Jon, Wu Kuochen. Electrical properties of Pt contacts on p-GaN activated in air[J]. Appl. Phys. Lett., 2004, 84(9): 1501~1503
- 4 F. D. Auret, S. A. Goodman, G. Myburg *et al.*. Defect introduction in epitaxially grown n-GaN during electron beam deposition of Ru schottky contacts [J]. *Physica B*: Condensed Matter., 1999, 273~274: 84~87
- 5 Rajagopal Reddy V., Koteswara Rao P., Ramesh C. K.. Annealing effects on structural and electrical properties of Ru/Au on n-GaN Schottky contacts[J]. *Mater. Sci. Engng. B*, 2007, 137(1~3): 200~204
- 6 A. R. Smith, R. M. Feenstra, D. W. Greve *et al.*. GaN(0001) surface structures studied using scanning tunneling microscopy and first-principles total energy calculations [J]. *Surf. Sci.*, 1999, **423**(1): 70~84
- 7 T. Mori, T. Kozawa, T. Ohwaki *et al.*. Schottky barriers and contact resistances on p-type GaN[J]. *Appl. Phys. Lett.*, 1996, **69**(23): 3537~3539
- 8 César Ortega López, William López Pérez, JairoArbey Rodríguez M.. Ruthenium adsorption and diffusion on the GaN(0 0 0 1) surface[J]. Appl. Surf. Sci., 2009, 255(6): 3837~3842
- 9 Yasuo Koide, Ishikawa H, Kobayashi S *et al.*. Dependence of electrical properties on work functions of metals contacting to ptype GaN[J]. *Appl. Surf. Sci.*, 1997, **117~118**, 373~379
- 10 Zhao Man, Zhao Mei, Fan Xiuying *et al.*. Effects of thermal annealing on the properties of GaN metal-semiconductor-metal UV photodetectors[J]. *Chinese J. Lasers*, 2010, **37**(3): 822 $\sim$ 825

赵 曼,赵 梅,范秀英等. 热退火对氮化镓金属-半导体-金属 结构紫外光电探测器性能影响[J]. 中国激光, 2010, **37**(3): 822~825

- 11 D. Vanderbilt. Soft self-consistent pseudopotentials in a generalized eigenvalue formalism [J]. Phys. Rev. B, 1990, 41(11): 7892~7895
- 12 J. Perdew, K. Bueke, M. Ernzerhof. Generalized gradient approximation made simple [J]. Phys. Rev. Lett., 1996, 77 (18): 3865~3868
- 13 K. Kim, W. R. L. Lambrecht, B. Segall. Elastic constants and related properties of tetrahedrally bonded BN, AlN, GaN, and InN[J]. Phys. Rev. B, 1996, 53(24): 16310~16326
- 14 H. J. Monkhorst, J. D. Pack. Special points for Brillouin-zone integrations[J]. Phys. Rev. B, 1976, 13(12): 5188~5192
- 15 John E. Northrup, R. Di Felice, Jörg Neugebauer. Atomic structure and stability of AlN(0001) and (0001) surfaces[J]. *Phys. Rev. B*, 1997, 55(20): 13878~13883
- 16 A. L. Rosa, J. Neugebauer. First-principles calculations of the structural and electronic properties of clean GaN (0001) surfaces
   [J]. Phys. Rev. B, 2006, 73(20): 205346