文章编号: 1004-0609(2013)03-0852-07

Fe-S 共掺杂锐钛矿相 TiO₂ 的第一性原理研究

吴国浩^{1,2},郑树凯^{1,2},刘 磊¹

(1. 河北大学 电子信息工程学院,保定 071002;
 2. 河北大学 计算材料研究中心,保定 071002)

摘 要:利用基于密度泛函理论的第一性原理平面波超软赝势方法对未掺杂、Fe 和 S 单掺杂及 Fe-S 共掺杂锐钛 矿相 TiO₂的电子结构进行计算,分析 Fe、S 单掺杂及 Fe-S 共掺杂对锐钛矿相 TiO₂的晶体结构、能带、态密度和 光吸收性质的影响。结果表明,掺杂后 TiO₂的晶格发生畸变,原子间键长的变化使晶格发生膨胀;掺杂后 TiO₂ 的禁带宽度减小,并在禁带中引入杂质能级,导致 TiO₂的吸收带边红移;与 Fe 和 S 单掺杂相比,Fe-S 共掺杂锐 钛矿相 TiO₂的吸收带边红移程度更大。

关键词: TiO₂; Fe-S 共掺杂; 密度泛函理论; 晶体结构; 红移 中图分类号: TG 146.2⁺3 **文**献标志码: A

First-principles study on Fe-S co-doped anatase TiO₂

WU Guo-hao^{1, 2}, ZHENG Shu-kai^{1, 2}, LIU Lei²

(1. College of Electronic and Informational Engineering, Hebei University, Baoding 071002, China;

2. Research Center for Computational Materials, Hebei University, Baoding 071002, China)

Abstract: The electronic structures of Fe-doped, S-doped and Fe-S co-doped anatase TiO_2 were calculated by the first-principles plane wave ultra-soft pseudo-potential method based on the density functional theory (DFT). The effects of doping on crystal structures, energy bands, density of states (DOS) and optical properties were analyzed. The results show that, after doping the lattices of TiO_2 are distorted by the doping and the bond length change of atoms leads to the lattice expansion. The impurity levels in the band gap and the decrease of the forbidden band width lead to the red-shift of absorption band edge in anatase TiO_2 . Fe-S co-doped anatase TiO_2 shows a stronger red-shift in the absorption band edge than the single Fe-doped and single S doped samples in the optical spectra.

Key words: TiO₂; Fe-S co-doping; density functional theory; crystal structure; red-shift

锐钛矿相 TiO₂ 作为一种优异的半导体光催化剂, 由于其具有许多优良的性能,如光催化性、超亲水性、 抗菌性等,在环境净化、太阳能电池和光电催化方面 具有广阔的应用前景,引起了人们的广泛关注^[1-5]。但 是,锐钛矿相 TiO₂ 的禁带宽度较大(室温下为 3.23 eV),只能被波长小于或等于 387.5 nm 的紫外光激发, 而紫外光能量只占太阳光总能量的 4%,严重限制了 其应用。因此,通过改性方法提高其光谱吸收范围和 增强其光催化活性是锐钛矿相 TiO₂ 获得广泛应用的 关键。研究表明,掺杂是一种有效的方法。近年来, 关于 Fe、S 单掺杂的实验研究均有报道,ZHU 等^[6]对 锐钛矿相 TiO₂进行 Fe 掺杂实验,结果表明,Fe 掺杂 不仅有利于光生电子和空穴的分离,而且可以使其光 谱吸收带边拓展至 435 nm。UMEBAYASHI 等^[7]采用

基金项目:国家自然科学基金资助项目(61204079);河北省教育厅科学研究计划项目(Z2010119);河北大学自然科学研究计划基金资助项目 (2007-110, 2009-171)

收稿日期: 2012-05-10; 修订日期: 2012-09-18

通信作者:郑树凯,副教授,博士;电话: 0312-5079368; E-mail: zhshk@126.com

氧化退火 TiS2 的方法制备了 S 掺杂的锐钛矿相 TiO2, 从实验中推断 S 以 S²⁻进入 TiO2 晶格中取代 O²⁻形成 TiO_{2-x}S_x晶体,使得 TiO₂带隙变窄,从而在可见光下 具有光催化活性。许珂敬等[8]采用溶胶-凝胶法制备了 S-TiO₂ 光催化剂, 发现 S⁴⁺进入 TiO₂ 晶格中取代部分 Ti⁴⁺,形成Ti_{1-x}S_xO₂,使TiO₂的光催化活性明显提高。 最新研究表明,采用非金属和过渡金属钝化共掺杂方 法^[9]可以中和体系中的电子和空穴,减小带隙,进一 步增大TiO2催化剂的光吸收范围和提高其催化活性, 还可以使其保持半导体特性。VICTOR 等^[10]对 Fe-S 共 掺杂 TiO,进行了研究,发现掺杂后 TiO,的可见光催 化活性得到了明显提高。HAMADANIAN等^[11]采用改 进的溶胶-凝胶法合成了 Fe-S 共掺杂的 TiO2 纳米晶 粒,通过与Fe和S单掺杂的TiO,进行对比,发现Fe-S 共掺杂 TiO, 不仅吸收带边发生红移, 而且具有更高的 光催化活性。虽然对 Fe-S 共掺杂 TiO2 的实验研究已 有报道,但目前还没有关于 Fe-S 共掺杂锐钛矿相 TiO, 的第一性原理的理论计算的研究。因此,本文作者采 用基于密度泛函理论的第一性原理平面波超软赝势方 法研究 Fe 和 S 单掺杂及 Fe-S 共掺杂锐钛矿相 TiO2的 晶格参数、能带结构、态密度和光吸收谱,从理论上 对 Fe-S 共掺杂锐钛矿相 TiO2 可见光光吸收进行解释。

1 掺杂模型的建立与计算方法

锐钛矿相 TiO₂的空间点群为 *I*41/*amd*,属于正方 晶系结构。在锐钛矿相 TiO₂结构中,每个 Ti⁴⁺被位于 八面体顶点的 6 个 O²⁻包围,构成 TiO₆⁸⁻八面体,配位 数为 6,O²⁻的配位数为 3,4 个 TiO₂单元构成一个晶 胞。本研究中在均衡考虑计算机负荷与晶胞体积大小 后,构造 2×2×2 锐钛矿相 TiO₂超晶胞,其中 1 个 Ti 原子被 Fe 原子取代,1 个 O 原子被 S 原子取代, 为了减小边界效应的影响,杂质原子都选取替换超晶 胞中心位置的 Ti 原子和 O 原子,建立 Ti₃₁FeO₆₄、 Ti₃₂SO₆₃和 Ti₃₁FeSO₆₃超晶胞,原子个数为 96,对应 的理论掺杂浓度分别是 1.04%、1.04%和 2.08%(摩尔 分数),此掺杂量比较符合实际,掺杂前后的超晶胞如 图 1(a)~(d)所示。

计算采用基于密度泛函理论的平面波赝势方法, 电子与离子之间的相互作用采用超软赝势进行描述。 计算时,首先对超晶胞进行结构优化,优化中电子间 相互作用的交换关联能由广义梯度近似(GGA)下的 PBE 进行描述,能量收敛标准设为1×10⁻⁶ eV/atom, 平面波截止能设为 340 eV,第一布里渊区按 3×3×1 进行划分,然后采用局域密度近似下的 CAPZ 交换-关联泛函修饰的局域密度近似(LDA)对 TiO₂ 的能带 结构、态密度和光学性质进行计算,用于计算的价电 子分别如下: Ti 3s²3p⁶3d²4s²、O 2s²2p⁴、S 3s²3p⁴和 Fe 3d⁶4s²,所有计算都在倒易空间中进行。

本文计算采用 Accelrys 公司的 Materials Studio 软件中的量子力学模块 Castep 完成。



图 1 纯 TiO₂、S 和 Fe 单掺杂及 Fe-S 共掺杂 TiO₂ 结构模型 Fig. 1 Structural models of pure TiO₂ (a), S-doped (b), Fe-doped TiO₂ (c) and Fe-S co-doped TiO₂ (d)

2 结果与讨论

2.1 纯锐钛矿相 TiO₂的能带结构和态密度

表1所列为结构优化后纯锐钛矿相TiO₂结构参数的计算结果与实验值及文献值的比较。表1中*a*和*c*为TiO₂的晶格常数和*u(u=l/c,1*是Ti-O的键长)。由

表1可知,本研究结果与理论计算值和实验值相差很 小,与实验值误差最大为1.005%,说明本实验计算结 果精度很高,模型可靠,符合实际。

表1 锐钛矿相TiO₂的结构参数

Table 1Structural parameters of anatase TiO_2

Data resource	a/Å	$c/{ m \AA}$	и
This work	3.744	9.525	0.207
Experiment ^[12]	3.782	9.502	0.208
Theory ^[13]	3.885	9.690	0.208
Deviation/%	1.005	-0.242	0.481

2.2 掺杂锐钛矿相 TiO₂ 的计算结果与讨论

2.2.1 几何优化结果

对不同掺杂模型进行几何优化后,晶格畸变和晶 格常数均发生了变化,表 2 所列为不同掺杂情况下 TiO₂的晶格常数。

表 2 掺杂前后锐钛矿相 TiO₂ 的晶格常数和晶胞体积

 Table 2
 Comparison of lattices constants and cell volumes of anatase TiO₂ before and after doping

Doping situation	a/Å	b/Å	c/Å	Cell volume/Å ³
Undoped	7.490 0	7.490 0	19.049 4	1 068
Fe-doped	7.595 5	7.595 5	19.507 2	1 125
S-doped	7.595 6	7.655 4	19.663 0	1 143
Fe-S co-doped	7.588 1	7.666 0	19.588 9	1 139

对比未掺杂锐钛矿相 TiO₂ 后发现, Fe 和 S 单掺 杂、Fe-S 共掺杂后 TiO₂ 的晶格常数和体积都有不同程 度的增大。对于 S 掺杂,主要是因为 S 的原子半径(1.04 Å)远大于 O 的原子半径(0.66 Å),掺杂后形成的 Ti—S 的键长大于 Ti—O 的键长(Ti—O 的键长为 1.973 Å 和 1.916 Å,而 Ti—S 键长为 2.330 Å 和 2.206 Å),掺杂 后 Ti—O 键键长增大(平均键长由 1.954 Å 增加到 1.975 Å),三者同时作用使得 S 原子替代 O 原子后超晶胞体 积变大。而对于 Fe 掺杂,Fe—O 键长小于 Ti—O 键 长(Fe—O 的键长为 1.911 Å, 1.912 Å, 1.919 Å),键长 的减小造成 Fe 原子附近晶格畸变,超晶胞中的 Ti—O 键长较未掺杂 TiO₂ 相应位置键长均增大(平均键长由 1.954 Å 增加到 1.967 Å),使超晶胞整体发生畸变,体 积增大。而 Fe-S 共掺杂后,引起晶格畸变,键长增大, 其体积相对于未掺杂 TiO₂ 晶胞来说也增大,但小于 S 掺杂 TiO₂ 的晶胞体积,而大于 Fe 掺杂 TiO₂ 的晶胞体 积,这是因为 Fe 的原子半径(1.17 Å)小于 Ti 的原子半 径(1.32 Å),而 S 的原子半径远远大于 O 的原子半径, 所以在 Fe 与 S 两个掺杂离子的强烈作用下,体积向 两者之间靠近,使得超晶胞能量达到最低,结构更加 稳定。

2.2.2 掺杂锐钛矿相 TiO2 的能带结构和态密度

图 2(a)~(d)所示分别是锐钛矿相 TiO₂ 掺杂前后沿 第一布里渊区高对称方向的能带结构图,能带图中始 终将电子能够填充的最高能级作为能量零点。图 3(a)~(d)所示为掺杂前后锐钛矿相 TiO₂ 的分态密度图 (PDOS)。本文作者曾经对 S 掺杂 TiO₂ 电子结构进行 过计算^[14],但是由于本研究中掺杂浓度与文献[14]中 的不同,因此对 S 掺杂 TiO₂进行了重新计算。

图 2(a)所示为纯锐钛矿相 TiO₂沿布里渊区高对称 方向的能带结构,费米能级取能量为 0,模拟计算得 到的 TiO₂禁带宽度 *E*_g=2.127 eV,低于实验值 3.23 eV。 这是由于在局域密度泛函理论中,求解 Kohn-Sham 方 程未考虑体系的激发态,导带的能级位置偏低,而价 带及以下的能级与实验一致,因此,基本带隙宽度比 实验值小,这在文献[15–16]中均有具体讨论。但是, 作为一种有效的近似方法,计算结果的相对值是非常 准确的,不影响对能带和态密度的分析。

从图 3(a)可以看出,费米能级附近的价带主要由 O 原子的 2p 轨道和 Ti 原子的 3d 轨道电子形成,在价 带-3.8 eV 处两个轨道共振杂化构成价带的左侧态密 度峰,价带右侧态密度峰主要由 O 原子的 2p 轨道电 子形成,价带宽度为 4.86 eV;导带主要由 Ti 原子的 3d 轨道组成,宽度为 1.25 eV。

由图 2(b)发现,掺杂 S 后 TiO₂禁带宽度变窄,并 在禁带中引入杂质能级,跨度为 0.312 eV;由图 3(b) 可知,杂质能级主要由 S 原子的 3p 态和 O 原子的 2p 态轨道杂化形成;由图 2(b)看出杂质能级为浅受主能 级,因而可以俘获电子,有利于光生电子-空穴对的 分离。通过对比图 3(b)中 S 原子的 PDOS 发现,掺杂 S 后 TiO₂的杂质能级扩展至价带,这主要是掺杂后晶 体对称性破坏使得能级进一步分裂造成的;同样,由 图 2(a)和(b)可知,掺杂 S 后 TiO₂费米能级附近导带下 移,从态密度看是由于掺杂 S 后导带主要由 Ti 原子的 3d 态、O 原子的 2p 态和 S 原子的 3p 态电子共同构 成,价带主要由 O 原子的 2p 态、Ti 原子的 3d 态与 S 原子的 3p 态电子组成,而 S 原子 3p 态和 O 原子的 2p 态,与 Ti 原子的 3d 态电子在导带发生强烈的相互作





Fig. 2 Band structures of anatase TiO_2 before and after doping: (a) Pure TiO_2 ; (b) S-doped TiO_2 ; (c) Fe-doped TiO_2 ; (d) Fe-S co-doped TiO_2

用,导致Ti原子3d轨道上的电子向S原子的3p轨道、 O原子的2p轨道移动,从而使整个导带向费米能级附 近移动。禁带宽度的减小和杂质能级的引入将使掺杂 S后的TiO2出现吸收光谱红移现象,这在后面的光吸 收计算中将得到证实。

由图 2(c)看出,掺杂 Fe 后 TiO₂带隙中央出现了 3 条明显的杂质能级;从图 3(c)看出,杂质能级主要由 Fe 原子的 3d 和 O 原子的 2p 轨道电子贡献,同时价带 和导带都有不同程度的下移,导带底下降到 1.276 eV,价带顶下降至-0.807 eV,导致禁带宽度减小。从图 3(c) 还可以看出,掺杂 Fe 后 TiO₂ 的导带主要由 Fe 原子和 Ti 原子的 3d 轨道和 O 原子的 2p 轨道组成, Fe 原子

的 3d 态和 O 原子的 2p 态与 Ti 原子的 3d 态在导带区 发生强烈的相互关联作用,产生共振杂化,导致 Ti 原子 3d 轨道上的电子向 Fe 原子的 3d 和 O 原子 2p 轨 道移动,致使整个导带向费米能级移动,使导带下移。 Fe 3d 轨道的引入使禁带宽度减小和出现杂质能级,这 些都使吸收光谱出现红移。

由图 2(d)看出, Fe-S 共掺杂后 TiO₂ 的能带结构图 中出现了 3 条杂质能级, 且相对于 Fe 和 S 单掺杂 TiO₂ 来说, 导带和价带都出现了更大幅度的下移(导带下移 1.399 eV, 价带下移 0.903 eV), 导致禁带宽度变小, 幅度更大(1.63 eV), 这是 Fe-S 共同作用的结果。由图 3(d)看出, 共掺杂后杂质能级由 Fe 的 3d 轨道和 S 的



图 3 掺杂前后锐钛矿相 TiO2 的态密度对比

Fig. 3 Comparison of partial density of states of anatase TiO_2 : (a) Pure TiO_2 ; (b) S-doped TiO_2 ; (c) Fe-doped TiO_2 ; (d) Fe-S co-doped TiO_2

3p 轨道与 O 的 2p 轨道电子共同作用形成,杂质能级 的态密度峰明显高于 Fe 和 S 单掺杂 TiO₂ 的杂质态密 度峰。这是因为 S 原子的 3p 轨道电子向 Fe 原子的 3d 轨道转移,使得 Fe 原子的 3d 轨道增强,而 S 原子的 3p 轨道减弱,三者轨道杂化,导致杂质能级跨度相对 于 Fe 掺杂有小幅增大,禁带宽度大幅减小,因此, Fe-S 共掺杂 TiO₂ 对可见光具有更强的吸收。

2.2.3 光吸收性质分析

为分析掺杂对 TiO, 光吸收性能的影响, 计算纯锐 钛矿相 TiO2、Fe、S 单掺杂及 Fe-S 共掺杂下 TiO2 的 吸收光谱,结果如图4所示。对比未掺杂TiO2的吸收 光谱发现,不同掺杂均导致 TiO2 的吸收带边红移,红 移幅度最大的是 Fe-S 共掺杂 TiO₂, 其次是 Fe 掺杂 TiO₂,最小的为S掺杂TiO₂,这是由于Fe原子的3d 轨道电子、S原子的 3p轨道电子与 O原子的 2p轨道 电子的杂化作用在禁带中引入杂质能级并导致禁带宽 度减小。对于掺杂 TiO₂,两方面的原因使光吸收出现 在低频段:杂质能级的产生降低了光吸收跃迁过程中 所需能量,使具有低能量的光子可以激发价带电子跃 迁到杂质能级,然后再从杂质能级跃迁到导带;禁带 宽度的减小可导致低能量光子能够激发价带电子直接 跃迁至导带。这两方面的综合效应可引起掺杂 TiO, 光吸收带边的红移。同时, Fe-S 共掺杂 TiO, 禁带宽度 的大幅减小与杂质能级的共同作用, 使得 Fe-S 共掺杂 TiO₂的可见光吸收更明显。



图 4 掺杂前后锐钛矿相 TiO₂ 的吸收光谱

Fig. 4 Absorption spectra of anatase TiO_2 before and after doping

3 结论

1) S 和 Fe 单掺杂及 Fe-S 共掺杂后在 TiO2 禁带中

都出现由掺杂原子引起的杂质能级,同时禁带宽度变 窄,掺杂后 TiO₂ 光吸收边出现红移。

2) 对于 Fe-S 共掺杂,杂质能级由 Fe 和 S 原子共同作用使禁带宽度减小幅度更大,导致 TiO₂ 的吸收带边红移更加明显,这与 VICTOR 等^[10]的研究结果吻合,从理论上解释了 Fe-S 共掺杂 TiO₂ 的光谱吸收强于 Fe 和 S 单掺杂 TiO₂ 的光谱吸收的原因。

致谢:本文研究人员均为河北大学刘保亭教授课题组的成员,非常感谢刘保亭教授为本文提供 CASTEP 计算软件并参与计算结果的讨论。

REFERENCES

- SUN Qiang, ZHANG Jing, WANG Pei-qing, ZHANG Xun-ni, CUI Yan-zheng, FENG Jiang-wei, ZHU Yue-jin. Sulfur-doped TiO₂ nanocrystalline photoanodes for dye-sensitized solar cells[J]. Journal of Renewable and Sustainable Energy, 2012, 4(2): 023104-9.
- [2] 施晶莹,冷文华,程小芳,张 昭,张鉴清,曹楚南. 钴氮共 掺杂 TiO₂薄膜的制备及其光电化学性质[J]. 中国有色金属学 报,2007,17(9):1536-1542.
 SHI Jing-ying, LENG Wen-hua, CHENG Xiao-fang, ZHANG Zhao, ZHANG Jian-qing, CAO Chu-nan. Preparation of cobalt and nitrogen codoped TiO₂ thin films and their photoelctrochemical performance[J]. The Chinese Journal of Nonferrous Metals, 2007, 17(9): 1536-1542.
- [3] 陈俊涛,李新军,杨 莹,王良炎,何明光.稀土元素掺杂对 TiO₂ 薄膜光催化性能的影响[J].中国稀土学报,2003,21: 67-71.

CHEN Jun-tao, LI Xin-jun, YANG Ying, WANG Liang-yan, HE Ming-guang. Effect of RE doping for photocatalytic properties of TiO₂ thin film[J]. Journal of the Chinese Rare Earth Society, 2003, 21: 67–71.

- [4] YOSHITAKA N, TAKESHI M, TAKESHI O, YASUNORI T. Electrical characterization of band gap states in C-doped TiO₂ films[J]. App Phys Lett, 2005, 87: 052111-3.
- [5] CRISTIANA D V, GIANFRANCO P, HIROSHI O, AKIHIKO K. Cr/Sb co-doped TiO₂ from first principles calculations[J]. Chemical Physics Letters, 2009, 469: 166–171.
- [6] ZHU Jie-fang, CHEN Feng, ZHANG Jin-long, CHEN Huai-jun, ANPO M. Fe³⁺-TiO₂ photocatalysts prepared by combining sol-gel method with hydrothermal treatment and their characterization[J]. Journal of Photochemistry and Photobiology A: Chemistry, 2006, 180: 196–204.
- [7] UMEBAYASHI T, YAMAKI T, TANAKA S, ASAI K. Visible light-induced degradation of methylene blue on S-doped TiO₂[J]. Chemistry Letters, 2003, 32(4): 330–331.

- [8] 许珂敬,尚超峰,李 芳. S 掺杂纳米 TiO₂ 的可见光响应机制
 [J]. 中国有色金属学报, 2008, 18(5): 854-889.
 XU Ke-jing, SHANG Chao-feng, LI Fang. Mechanism of sulfur-doping on TiO₂ photo-response under visible light[J]. The Chinese Journal of Nonferrous Metals, 2008, 18(5): 854-889.
- [9] GAI Yan-qin, LI Jing-bo, LI Shu-shen, XIA Jian-bai, WEI Su-huai. Design of narrow-gap TiO₂: A passivated codoping approach for enhanced photoelectrochemical activity[J]. Physical Review Letters, 2009, 102: 036402-4.
- [10] VICTOR M, MMNENDEZ F, DETLEF W, BAHNEMAN N, TERUHIA O. Visible light photocatalytic activities of S-doped TiO₂-Fe³⁺ in aqueous and gas phase[J]. Applied Catalysis B: Environmental, 2011, 103: 99–108.
- [11] HAMADANIAN M, REISI V A, BEHPOUR M, SMAEILY A S. Synthesis and characterization of Fe, S-codoped TiO₂ nanoparticles: Application in degradation of organic water pollutants[J]. Desalination, 2011, 281: 319–324.
- [12] 彭 峰,黄 垒,陈水辉.非金属掺杂的第二代二氧化钛光 催化剂研究进展[J].现代化工,2006,34(5):35-37.
 PENG Feng, HUANG Lei, CHEN Shui-hui. Research advances

in the second generation of visible-light photocatalysts of nonmetal-doped TiO₂[J]. Modern Chemical Industry, 2006, 34(5): 35–37.

- [13] 田凤惠. 非金属元素掺杂改性的 TiO₂基光催化剂的理论研究
 [D]. 济南:山东大学, 2006: 44-45.
 TIAN Feng-hui. Theory study on non-metallic element doped TiO₂-based photocatalyst[D]. Ji'nan: Shandong University, 2006: 44-45.
- [14] 吴国浩,郑树凯,刘 磊,贾长江. W-S 共掺杂锐钛矿相 TiO₂ 的第一性原理研究[J]. 物理学报, 2012, 61: 223101-6.
 WU Guo-hao, ZHENG Shu-kai, LIU Lei, JIA Chang-jiang. First-principles study of W-S Co-doped anatase titanium dioxide[J]. Acta Physica Sinica, 2012, 61: 223101-6.
- [15] STAMPFL C, van de WALLE C. G. Density-functional theory Calculations for the III-V nitrides using the local-density approximation and the generalized gradient approximation[J]. Physical Review, 1999, 59: 5521–5535.
- [16] LEE J Y, PARK J, CHO J H. Electronic properties of N- and C-doped TiO₂[J]. Applied Physics Letters, 2005, 87: 011904-3.

(编辑 陈卫萍)