## First-Principles Study of Structural and Electronic Properties of Perovskite-Type CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>

## Hongfei Liu<sup>1</sup>, Zhongwei Zhang<sup>2</sup>

<sup>1</sup>School of Science, Tianjin Chengjian University, Tianjin <sup>2</sup>School of Computer and Information Engineering, Tianjin Chengjian University, Tianjin Email: liuhongfei001@163.com

Received: Nov. 28<sup>th</sup>, 2016; accepted: Dec. 13<sup>th</sup>, 2016; published: Dec. 16<sup>th</sup>, 2016

Copyright © 2016 by authors and Hans Publishers Inc. This work is licensed under the Creative Commons Attribution International License (CC BY). http://creativecommons.org/licenses/by/4.0/

Open Access

## Abstract

Using first-principle calculations based on density functional theory (DFT), we have studied the structural and electronic properties of perovskite-type  $CH_3NH_3PbI_3$ . The structural properties calculated by DFT with the optB86b + vdWDF exchange-correlation functional are in good agreement with experimental results. The band structures analysis shows that perovskite-type  $CH_3NH_3PbI_3$  is a direct band gap material. In addition, the calculated band gap, ~1.68 eV, is close to experimental results. The analysis of partial density of states shows that the top of valence band is mainly composed of I 5p states. And, the main components of the conduction bands bottom are Pb 6p states. In contrast, the organic  $CH_3NH_3$  makes little contribution to the top valence and bottom conduction bands. Thus, consideration of the vdW interactions is important for theoretical studies of perovskite-type  $CH_3NH_3PbI_3$  material.

## **Keywords**

First-Principles, CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>, Electronic Properties

# 钙钛矿CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>结构和电子性质的 第一性原理研究

刘洪飞<sup>1</sup>,张众维<sup>2</sup>

<sup>1</sup>天津城建大学理学院,天津 <sup>2</sup>天津城建大学计算机与信息工程学院,天津 Email: liuhongfei001@163.com

收稿日期: 2016年11月28日; 录用日期: 2016年12月13日; 发布日期: 2016年12月16日

## 摘要

我们采用基于密度泛函理论的第一性原理方法研究了钙钛矿CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>材料的结构和电子性质。计算表明optB86b + vdWDF交换关联泛函给出的晶格结构和实验结果符合的很好。同时,能带结构分析表明材料是直接带隙材料,带隙宽度为1.68 eV与实验结果相符。态密度分析表明,价带顶和导带底分别是由I 5p轨道和Pb 6p轨道组成,而有机分子CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>对于价带顶和导带底的贡献较小。这些结果说明,对于钙钛矿CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>类材料,包含范德瓦尔斯作用的vdW-DF泛函能够更好的描述体系的物理性质。

#### 关键词

第一性原理,CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>,电子性质

#### 1. 引言

太阳能电池能够将太阳能直接转化为电能,可以为人类社会发展提供取之不尽用之不竭的清洁能源。 目前,单晶硅基太阳电池技术已经比较成熟,但单晶硅基太阳电池存在生产成本高、生产过程能量消耗 大、环境污染严重、成本回收时间长等问题。因此,新兴的太阳能电池技术不断涌现,包括染料敏化太 阳电池[1][2]、有机太阳电池和量子点太阳电池等。

2009年,日本 Miyasaka 等人在研究染料敏化太阳电池的过程中,首次使用具有钙钛矿结构的有机金属卤化物 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbBr<sub>3</sub>和 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>作为敏化剂[3],拉开了钙钛矿太阳电池研究的序幕。在随后短短的几年时间内,钙钛矿太阳能电池技术取得了突飞猛进的进展[4] [5] [6] [7],能量转换效率已经超过了染料敏化太阳电池、有机太阳电池和量子点太阳电池。2011年,Im 等人将实验方案进行了改进与优化,制备的 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>量子点电池的效率达到了 6.54% [8]。但是由于部分金属卤化物在液态电解质中发生溶解,很大程度上降低了电池的稳定性与使用寿命。2012年,Kim 等人将 Spiro-OMeTAD 作为有机空穴传输材料应用到钙钛矿电池中,使钙钛矿电池的稳定性和工艺重复性大大提高[9]。此后,Burschka [10]、Liu [11]、Zhou [12]等人采用采用不同的方法改进材料的性质,制备的钙钛矿太阳能电池的了转化效率超过 15%,最高转化效率可以达到 19.3%。钙钛矿铅卤化合物之所以能够高效的吸收太阳光,主要是因为其光学带隙宽度与太阳光谱的可见光区匹配较好。

随着研究范围的扩展,钙钛矿太阳能电池的结构也在不断发展变化,从最初使用液态电解质敏化太阳能电池的结构,发展到使用固态电解质敏化太阳能电池的结构,到逐步转化到平面异质节 p-i-n 结电池 结构。目前,对于钙钛矿太阳电池中电荷输运机理还没有完全理解清楚,影响电池性能的关键因素,比 如能带结构调控,也还需要进一步研究[13] [14] [15]。因此,本文采用基于密度泛函理论的第一性原理方法,研究了钙钛矿结构 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub> 的结构和电子性质,分析了体系中原子之间的成键机理,以期对实验 有一定的指导作用。

#### 2. 计算方法和模型

本文所有的计算都是在基于密度泛函理论赝势平面波的 VASP 程序中进行的[16] [17] [18] [19]。电子

与离子之间的相互作用通过 PAW 方法来描述,采用广义梯度近似(PBE)描述电子与电子之间的交换关联 项。计算中所涉及到原子的价电子组态选择为: Pb: 5d<sup>10</sup>6s<sup>2</sup>6p<sup>2</sup>, I: 5s<sup>2</sup>5p<sup>5</sup>, C: 2s<sup>2</sup>2p<sup>2</sup>, N: 2s<sup>2</sup>2p<sup>3</sup>, H: 1s<sup>1</sup>。平面波的截断能量为 500 eV,并采用以 Γ 为中心的 5×5×5 的格点对第一布里渊区的进行积分。自 洽计算的收敛精度为 10<sup>-5</sup> eV·atom<sup>-1</sup>。对于单胞形状和体积以及内部坐标进行优化,收敛标准为原子受力 小于 0.05 eV/Å。考虑到在包含着弱相互作用的材料中,比如有机无机杂化材料,范德瓦尔斯相互作用对 于体系结构的影响也很重要[20]。因此,我们采用了 optB86b + vdWDF 的交换关联泛函形式来描述体系 当中的范德瓦尔斯相互作用[21] [22]。

CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub> 在不同温度下具有不同的结构: 在低温条件下,材料为正交晶系结构(空间群: Pnma); 当温度大于 161.4 K,材料转变为四方晶系结构(空间群: I4/mcm); 当温度高于 330.4 K,材料转变为对称性更高的立方相结构(空间群: Pm-3m)。由于只有在低温条件下,材料中有机分子的取向才会趋向于有规律的排列[23],并且从实验上确定 C 和 N 原子的位置,因而本文的计算采用的是低温正交结构的CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>,计算所采用的晶胞如图 1 所示。

## 3. 钙钛矿 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>的结构和电子性质

表1给出了优化计算后得到的CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>体系的晶格常数,实验上以及其他计算给出的结果也一并给出。从表中可以看出,我们采用采用非局域 vdW-DF 方法计算得到的晶格常数与实验值符合的很好,并且优于其他计算得到的结果。这说明对于有机无机杂化类的化合物,引入包含范德瓦尔斯作用的 vdW-DF 方法对于更好的描述体系的晶体结构是十分必要的。

钙钛矿 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>的总态密度以及 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>、Pb 和 I 的分波态密度分布如图 2 所示。与一般第一性 原理计算低估材料带隙的结果不同,我们计算得到 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>的带隙宽度为 1.68 eV,与实验上得到的 结果相一致[25] [26]。这主要是由于 Pb 元素较强的相对论效应与典型 GGA 计算低估带隙的误差相抵消 的结果,类似的结果在其它含 Pb 的材料中也有报道[27] [28],但这并不影响我们分析钙钛矿 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub> 的电子结构性质。

通过比较 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>、Pb 和 I 的分波态密度分布,我们可以得到体系原子之间的成键机理。对于钙钛 矿结构的 ABX<sub>3</sub>类化合物来说,体系原子之间的半径比值 $(r_A + r_X)/\sqrt{2}(r_B + r_X)$  越接近于 1,体系的结构



Figure 1. Crystal structure of perovskite-type CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub> 图 1. 钙钛矿 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>的结构图

sults. <mark>表 1.</mark> 第一性原理计算得到的钙钛矿 CH <sub>3</sub> NH <sub>3</sub> PbI <sub>3</sub> 晶格常数。作为比较,实验结果和其他计算值也分别列出				
	a (Å)	b (Å)	c (Å)	V (Å <sup>3</sup> )
实验值[23]	8.836	12.580	8.555	951.01
本文计算值	8.889	12.675	8.536	961.76
其他计算(HSE06) [24]	8.871	13.125	8.636	1005.54

Table 1. Calculated lattice constant of perovskite-type CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>, as well as experimental value and other calculated re-



Figure 2. Total density of states of perovskite-type CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub> and partial density of states of CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>N Pb and I. The energy zero represents the fermi level 图 2. 钙钛矿 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>的总态密度以及 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>、Pb 和 I 的分波态密度分布,费米能级所在的 位置设置为零

越稳定。为了满足要求,体系中A离子的半径要远大于B离子的半径[29]。对于CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>来说,处于 B 位的 Pb 离子半径已经很大,很难找到满足条件的单元素 A,而有机分子团 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub> 的尺寸能够满足上 面的条件,但其对于导带底和价带顶附近态密度的贡献则可以忽略不计。从图 2 可以看出,钙钛矿 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>价带顶的态密度主要来自于 I 5p 轨道与 Pb 6s 轨道的贡献,而导带底的态密度主要来自于 Pb 6p 轨道的贡献。分波态密度分析表明,该材料吸收光子之后,电子将从价带顶的 I 5p 轨道跃迁到导带底 未被占据的 Pb 6p 轨道。此外, Pb 6s 轨道主要集中在-8.2 eV~-6.8 eV 的导带深处,对于材料光吸收性质 的影响较小。而 C 和 N 的 2p 轨道以及 H 的 1s 轨道主要集中在-6.8 eV 和-4.8 eV 附近的窄带,与 Pb 和 I的 s、p 轨道重叠较小,表明有机分子 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>和 Pb、I 之间不存在明显的共价相互作用。

钙钛矿 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>体系的能带结构如图 3 所示。从图中可以看出,该材料属于直接带隙晶体(直接 带隙宽度为1.68 eV),价带顶和导带底位于布里渊区的中心点Γ,最小的非直接带隙对应于Γ点到Y点(间 接带隙宽度为 1.92 eV)。总体上, CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>的能带可以分为三部分: 由 C 2p、N 2p 和 H 1s 轨道组成



**Figure 3.** Band structure of the orthorhombic phase of the CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>. The path through the high symmetry points of orthorhombic lattice:  $\Gamma = (0,0,0)$ , Z = (0,0,1/2), T = (0,1/2,1/2), Y = (0,1/2,0), S = (1/2,1/2,0), X = (1/2,0,0), U = (1/2,0,1/2), R = (1/2,1/2,1/2)**图 3.** 钙钛矿 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub> 的能带结构。能带中包含的布里渊区高对称性点为:  $\Gamma = (0,0,0)$ , Z = (0,0,1/2), T = (0,1/2,1/2), Y = (0,1/2,0), S = (1/2,1/2,0), X = (1/2,0,0), U = (1/2,0,1/2), R = (1/2,1/2,0), Z = (0,0,1/2), T = (0,1/2,1/2), Y = (0,1/2,0), S = (1/2,1/2,0), X = (1/2,0,0), U = (1/2,0,1/2), R = (1/2,1/2,1/2)

的-4.8 eV 附近的窄带,主要由 I 5p 轨道组成的价带顶以及主要由 Pb 6p 轨道组成的导带底。从图中可以 看出,有机分子 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub> 的能带是窄平状的,表明有机分子附近的电子是局域电子。而价带顶和导带底 附近的能带展宽比较大,表明该区域的能态具有非局域的特性。尤其导带底的能带展宽较大,表明材料 吸收光子使电子从价带跃迁到导带之后具有较高的迁移速度,这与实验上的结论相一致[30]。

### 4. 结论

我们采用基于密度泛函理论的第一性原理方法研究了钙钛矿 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub> 材料的晶格结构和电子性 质。计算结果表明,采用 optB86b + vdWDF 交换关联泛函计算得到的晶格结构与实验符合的很好,且优 于未采用 vdW 泛函的其它计算结果。能带结构分析表明材料是直接带隙材料,价带顶和导带底位于布里 渊区中心点Γ,带隙宽度为 1.68 eV。态密度分析表明,价带顶和导带底分别是由 I 5p 轨道和 Pb 6p 轨道 组成,而有机分子 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub> 对于价带顶和导带底的贡献较小。这些结果说明,对于包含弱相互作用的有 机无机杂化钙钛矿 CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub> 材料,采用引入范德瓦尔斯作用的 vdW-DF 泛函的第一性原理计算能够更 好的描述体系的物理性质。

### 基金项目

本论文感谢国家自然科学基金(批准号:11547123)的资助。感谢天津城建大学科研启动项目(05140704, 05147001)的资助。

## 参考文献 (References)

[1] Tan, S., Zhai, J., Wan, M., Meng, Q., Li, Y., Jiang, L. and Zhu, D. (2004) Influence of Small Molecules in Conducting Polyaniline on the Photovoltaic Properties of Solid-State Dye-Sensitized Solar Cells. *The Journal of Physical Chemistry B*, **108**, 18693-18697. <u>https://doi.org/10.1021/jp046574y</u>

- [2] Cervini, R., Cheng, Y. and Simon, G. (2004) Solid-State Ru-Dye Solar Cells Using Polypyr Role as a Hole Conductor. *Journal of Physics D: Applied Physics*, 37, 13. <u>https://doi.org/10.1088/0022-3727/37/1/004</u>
- [3] Kojima, A., Teshima, K., Shirai, Y. and Miyasaka, T. (2009) Organometal Halide Perovskites as Visible-Light Sensitizers for Photovoltaic Cells. *Journal of the American Chemical Society*, 131, 6050-6051. https://doi.org/10.1021/ia809598r
- [4] Lee, M.M., Teuscher, J., Miyasaka, T., Murakami, T.N. and Snaith, H.J. (2012) Efficient Hybrid Solar Cells Based on Meso-Superstructured Organometal Halide Perovskites. *Science*, **338**, 643-647. https://doi.org/10.1126/science.1228604
- [5] Heo, J.H., Im, S.H., Noh, J.H., Mandal, T.N., Lim, C.S., Chang, J.A., Lee, Y.H., Kim, H.J., Sarkar, A. and Gratzel, M. (2013) Efficient Inorganic-Organic Hybrid Heterojunction Solar Cells Containing Perovskite Compound and Polymeric Hole Conductors. *Nature Photonics*, 7, 486-491. https://doi.org/10.1038/nphoton.2013.80
- [6] Noh, J.H., Im, S.H., Heo, J.H., Mandal, T.N. and Seok, S.I. (2013) Chemical Management for Colorful, Efficient, and Stable Inorganic-Organic Hybrid Nanostructured Solar Cells. *Nano Letters*, 13, 1764-1769. https://doi.org/10.1021/nl400349b
- [7] Stoumpos, C.C., Malliakas, C.D. and Kanatzidis, M.G. (2013) Semiconducting Tin and Lead Iodide Perovskites with Organic Cations: Phase Transitions, High Mobilities, and Near-Infrared Photoluminescent Properties. *Inorganic Chemistry*, **52**, 9019-9038. <u>https://doi.org/10.1021/ic401215x</u>
- [8] Im, J.H., Lee, C.R., Lee, J.W., Park, S.W. and Park, N.G. (2011) 6.5% Efficient Perovskite Quantum-Dot-Sensitized Solar Cell. *Nanoscale*, 3, 4088-4093. <u>https://doi.org/10.1039/c1nr10867k</u>
- [9] Kim, H.S., Lee, C.R., Im, J.H., Lee, K.B., Moehl, T., Marchioro, A., Moon, S.J., Baker, R.H., Yum, J.H., Moser, J.E., Grätzel, M. and Park, N.G. (2012) Lead Iodide Perovskite Sensitized All-Aolid-Statesubmicron Thin Film Mesoscopic Solar Cell with Efficiency Exceeding 9%. *Scientific Reports*, 2, 591. <u>https://doi.org/10.1038/srep00591</u>
- [10] Burschka, J., Pellet, N., Moon, S.J., Baker, R.H., Gao, P., Nazeeruddin, M.K. and Grätzel, M. (2013) Sequential Deposition as a Route to High-Performance Perovskite-Sensitized Solar Cells. *Nature*, **499**, 316-319. <u>https://doi.org/10.1038/nature12340</u>
- [11] Liu, M.Z., Johnston, M.B. and Snaith, H.J. (2013) Efficient Planar Heterojunction Perovskite Solar Cells by vaPour Deposition. *Nature*, 501, 395-398. <u>https://doi.org/10.1038/nature12509</u>
- [12] Zhou, H.P., Chen, Q., Li, G., Luo, S., Song, T.B., Duan, H.S., Hong, Z.R., You, J.B., Liu, Y.S. and Yang, Y. (2014) Interface Engineering of Highly Efficient Perovskite Solar Cells. *Science*, 345, 542-546. <u>https://doi.org/10.1126/science.1254050</u>
- [13] Kim, H.S., Im, S.H. and Park, N.G. (2014) Organolead Halide Perovskite: New Horizons in Solar Cell Research. *The Journal of Physical Chemistry C*, **118**, 5615-5625. <u>https://doi.org/10.1021/jp409025w</u>
- [14] Shi, J.J., Dong, J., Lv, S.T., Xu, Y.Z., Zhu, L.F., Xiao, J.Y., Xu, X., Wu, H.J., Li, D.M., Luo, Y.H. and Meng, Q.B. (2014) Hole-Conductor-Free Perovskite Organic Lead Iodide Heterojunction Thin-Film Solar Cells: High Efficiency and Junction Property. *Applied Physics Letters*, **104**, Article ID: 063901. <u>https://doi.org/10.1063/1.4864638</u>
- [15] Green, M.A., Baillie, A.H. and Snaith, H.J. (2014) Perovskite Solar Cells with a Planar Heterojunction Structure Prepared Using Room-Temperature Solution Processing Techniques. *Nature Photonics*, 8, 133-138.
- [16] Kresse, G. and Hafner, J. (1993) Ab Initio Molecular Dynamics for Liquid Metals. Physical Review B, 47, 558-561. https://doi.org/10.1103/PhysRevB.47.558
- [17] Kresse, G. and Hafner, J. (1994) Ab Initio Molecular-Dynamics Simulation of the Liquid-Metal-Amorphous-Semiconductor Transition in Germanium. Physical Review B, 49, 14251-14269. <u>https://doi.org/10.1103/PhysRevB.49.14251</u>
- [18] Kresse, G. and Furthmuller, J. (1996) Efficiency of *Ab-Initio* Total Energy Calculations for Metals and Semiconductors Using a Plane-Wave Basis Set. *Computational Materials Science*, 6, 15-50. <u>https://doi.org/10.1016/0927-0256(96)00008-0</u>
- [19] Kresse, G. and Joubert, D. (1999) From Ultrasoft Pseudopotentials to the Projector Augmented-Wave Method. *Physical Review B*, **59**, 1758-1775. <u>https://doi.org/10.1103/PhysRevB.59.1758</u>
- [20] Wang, Y., Gould, T., Dobson, J.F., Zhang, H.M., Yang, H.G., Yao, X.D. and Zhao, H.J. (2014) Density Functional Theory Analysis of Structural and Electronic Properties of Orthorhombic Perovskite CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub>. *Physical Chemistry Chemical Physics*, 16, 1424-1429. <u>https://doi.org/10.1039/C3CP54479F</u>
- [21] Dion, M., Rydberg, H., Schroder, E., Langreth, D.C. and Lundqvist, B.I. (2004) Van der Waals Density Functional for General Geometries. *Physical Review Letters*, 92, Article ID: 246401. <u>https://doi.org/10.1103/physrevlett.92.246401</u>
- [22] Klimes, J., Bowler, D.R. and Michaelides, A. (2011) Van der Waals Density Functionals Applied to Solids. *Physical Review B*, 83, Article ID: 195131. <u>https://doi.org/10.1103/physrevb.83.195131</u>

- [23] Baikie, T., Fang, Y.N., Kadro, J.M., Schreyer, M., Wei, F.X., Mhaisalkar, S.G., Graetzel, M. and White, T.J. (2013) Synthesis and Crystal Chemistry of the hybrid Perovskite (CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>)PbI<sub>3</sub> for Solid-State Sensitised Solar Cell Applications. *Journal of Materials Chemistry A*, 1, 5628-5641. <u>https://doi.org/10.1039/c3ta10518k</u>
- [24] Feng, J. and Xiao, B. (2014) Crystal Structures, Optical Properties, and Effective Mass Tensors of CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbX<sub>3</sub> (X = I and Br) Phases Predicted from HSE06. *The Journal of Physical Chemistry Letters*, 5, 1278-1282. https://doi.org/10.1021/jz500480m
- [25] Papavassiliou, G.C. and Koutselas, I.B. (1995) Structural, Optical and Related Properties of Some Natural Three- and Lower-Dimensional Semiconductor Systems. *Synthetic Metals*, **71**, 1713-1714. https://doi.org/10.1016/0379-6779(94)03017-Z
- [26] Ishihara, T. (1994) Optical Properties of PbI-Based Perovskite Structures. *Journal of Luminescence*, **60-61**, 269-274. https://doi.org/10.1016/0022-2313(94)90145-7
- [27] Mosconi, E., Amat, A., Nazeeruddin, M.K., Gratzel, M. and De Angelis, F. (2013) First-Principles Modeling of Mixed Halide Organometal Perovskites for Photovoltaic Applications. *The Journal of Physical Chemistry C*, **117**, 13902-13913. <u>https://doi.org/10.1021/jp4048659</u>
- [28] Lv, H.Z., Gao, H.W., Yang, Y. and Liu, L.K. (2011) Density Functional Theory (DFT) Investigation on the Structure and Electronic Properties of the Cubic Perovskite PbTiO<sub>3</sub>. *Applied Catalysis A: General*, **404**, 54-58. https://doi.org/10.1016/j.apcata.2011.07.010
- [29] Pena, M.A. and Fierro, J.L.G. (2001) Chemical Structures and Performance of Perovskite Oxides. *Chemical Reviews*, 101, 1981-2018. <u>https://doi.org/10.1021/cr980129f</u>
- [30] Xing, G., Mathews, N., Sun, S., Lim, S.S., Lam, Y.M., Gratzel, M., Mhaisalkar, S. and Sum, T.C. (2013) Long-Range Balanced Electron- and Hole-Transport Lengths in Organic-Inorganic CH3NH3PbI3. *Science*, 342, 344-347. <u>https://doi.org/10.1126/science.1243167</u>

**Hans** 汉斯

#### 期刊投稿者将享受如下服务:

- 1. 投稿前咨询服务 (QQ、微信、邮箱皆可)
- 2. 为您匹配最合适的期刊
- 3. 24 小时以内解答您的所有疑问
- 4. 友好的在线投稿界面
- 5. 专业的同行评审
- 6. 知网检索
- 7. 全网络覆盖式推广您的研究

投稿请点击: <u>http://www.hanspub.org/Submission.aspx</u> 期刊邮箱: <u>app@hanspub.org</u>