有機-無機ハイブリッド材料開発のデジタライゼーション

Materials Digitalization for Organic-Inorganic Hybrid Materials

横山智馬	秉 大 P	り 暁	松 井 太	佑 金子 幸 広
Tomoyasu Yokoyan	na Sato	ru Ohuchi	Taisuke Matsui	Yukihiro Kaneko

要 旨

近年,有機材料と無機材料を融合した「有機-無機ハイブリッド材料」が,これまでにない高機能な物性を発現 するとして注目を集めている.しかし,有機分子と無機元素の膨大な組み合わせが存在し,従来の材料開発では 最適材料を見いだすのが困難であった.この課題に対し,筆者らはデジタライゼーションによる有機 - 無機ハイ ブリッド材料開発の効率化に取り組み,次世代太陽電池材料として注目されるCH₃NH₃PbI₃において,「物性予測」 と「構造予測」の2つの技術を新たに構築した.「物性予測」では,有機分子を確率分布として扱うことで,これ まで困難であったハイブリッド材料の有限温度におけるさまざまな物性の予測に成功した.「構造予測」では,有 機分子と無機元素を分けて扱うことで,ハイブリッド材料の「組成」から「構造」を初めて実験データを必要と しない予測に成功した.

Abstract

Organic-inorganic hybrid materials (OIHMs) have been attracting attention as they exhibit unprecedented high-performance material properties. However, there are a huge number of combinations of organic molecules and inorganic elements, and it has been difficult to find the optimum material by conventional methods. In this work, we investigated new prediction methods of structures and material properties for CH₃NH₃PbI₃. Without any experimental data, these methods can predict structures from the composition and material properties at finite temperature for OIHMs.

1. はじめに

車やスマートフォンなどのさまざまな分野における技術 進歩の鍵は、バッテリーやセンサなど各種のデバイスが握 っている.デバイス特性を飛躍的に向上させるため、それ らデバイスを構成する材料が着目され、最終製品の差別化 のために材料開発が非常に活発に行われている.これまで の材料開発は、研究者の培ってきた経験と勘によって進め られてきた.革新的な材料については、"偶然"によって発 見されたものも珍しくはなく、材料開発には属人的かつ偶 発的な要素が多分に含まれている.したがって、時にデバ イス特性に影響の少ない開発を行ったり、手当たり次第に 開発を行ったりと、従来の材料開発は製品化までに多くの 時間が必要であった.

一方,近年計算機の進化に伴い,計算科学による材料開発の「デジタライゼーション」が急速に発展しており,こ うした課題を解決できることが期待されている.計算科学 を用いた材料・デバイス開発の流れを**第1図**に示す.ここ で太陽電池材料であるGaAsを例にデバイス特性の発現ま でのメカニズムを説明する.まず,周期表からガリウムと と素の元素を選択し,1:1の比率で構成すること,つまり「組 成」を決める.組成が決まると実現可能な「構造」が決ま る.GaAsの場合は,閃(せん)亜鉛鉱型構造が安定になる ことが知られている.組成と構造が決まると,それにより 発現する「物性」が決まり,さまざまな材料の物性が組み 合わさり「デバイス特性」が発現する.閃亜鉛鉱型GaAs



 第1図 計算科学を用いた材料・デバイス開発のフローマップ
Fig. 1 Flow graph of the development of materials and devices by modeling and simulations

の場合,物性(バンドギャップ)がデバイス特性(光電変 換効率)に適するため,太陽電池材料として実用化されて いる.このように「組成」「構造」「物性」「デバイス特性」 が密接に結びついており,各要素を段階的に予測すること で材料開発のデジタライゼーションが可能となる[1][2].こ のように「組成」から出発し,「構造」「物性」を介して, 「デバイス特性」まで一連で予測することで,デバイス特 性に影響する本質的な材料課題を明確にし,後戻りのない 効率的な材料開発を推進することが可能である.

また,有機材料と無機材料を融合した「有機-無機ハイブ リッド材料(以下ハイブリッド材料と記す)」が,これまで にない高機能な物性を発現するとして近年注目されている. ハイブリッド材料の一例として,**第2図**には次世代太陽電 池としての応用が期待されるCH₃NH₃PbI₃(以下MAPbI₃と記 す)の構造を示す.





MAPbI₃は、無機材料のペロブスカイト型CsPbI₃の無機元 素のCsイオンをMAカチオンで置換した構造をとる.よっ て、MAPbI₃は無機材料が持つ光電変換に適した高い電子物 性や光学物性と、有機材料が持つ低温合成の特徴を両立し、 従来と比較し圧倒的に低コストの太陽電池が期待できる. このように、ハイブリッド材料は有機材料および無機材料 単体では実現できない特徴を有し、太陽電池や熱電デバイ スなどのさまざまな応用先が期待されている.しかし、有 機分子と無機元素の膨大な組み合わせが存在し、従来の材 料開発では最適材料を見いだすのが困難であった.さらに、 ハイブリッド材料の開発におけるデジタライゼーションに は、有機材料と無機材料の両方の計算科学技術が必要であ り、一般的にこれらの材料と比べるとデジタライゼーショ ンに遅れをとっているのが現状である.

上記を踏まえ,筆者らはハイブリッド材料開発のデジタ ライゼーションを目指し,これまで計算科学によるさまざ まな技術を構築してきた.本稿では,次世代太陽電池材料 として注目されるハイブリッド材料のMAPbI3を例とし, 「物性予測」および「構造予測」に関する新しい技術を紹 介する.

2. 物性予測

2.1 従来技術の課題

ハイブリッド材料の物性予測の課題は,実際に観測され る有限温度での物性予測が困難である点にある. 第3図 (a) には,中性子回折により得られた有限温度における立方晶 MAPbI₃の有機分子の分布を示す[4].有限温度において有機 分子はPbI₆八面体からなる無機骨格の中で回転している. 一方,従来の計算手法である密度汎関数法(DFT)に基づ く第一原理計算による計算モデルおよび計算から得られた 電荷密度分布を**第3図(b)**に示す.第一原理計算では絶対 零度を仮定しているため,有機分子はある一方向に固定し て計算される.そのため,電荷密度分布も偏ってしまい, 予測される物性に影響を与えるため,実験の物性を再現す ることが困難であった.



第3図 MAPbI3中の(a) 実際のMAカチオンの分布,
(b) 従来法の計算モデル,(c) 本手法の計算モデル

Fig. 3 (a) experimental distribution of MA cations in MAPbI₃. The simulation model for (b) DFT and (c) DFT/3D-RISM approach

2.2 本研究のアプローチ

本研究ではハイブリッド材料中の有機分子を確率分布と して扱うことで、有機分子の熱運動を考慮した物性予測が できないかと考えた.そこで、近年固液界面の物性予測の ために開発されたDFTとthree-dimensional Reference Interaction Site Model (3D-RISM)を組み合わせた DFT/3D-RISMに注目し、ハイブリッド材料に初めて適用し た[1].DFT/3D-RISMとは、液体部分は古典力場に基づく確 率分布(3D-RISM)として扱い、固体部分はDFTレベルで 扱うことで、固液界面の物性を高精度に予測できる手法で ある[5].同様に、MAPbI₃のMAカチオンを確率分布として 扱い、PbI₃フレームワークをDFTレベルで扱うことで、上 記の課題が解決できるか検討を行った.DFT/3D-RISMの計 算は、立方晶MAPbI₃を計算対象とし、Quantum ESPRESSO コードにより行った[6].その他の詳細な計算条件は参考文 献[1]に示す.

2.3 結果

第3図 (c) にDFT/3D-RISMにより得られた立方晶MAPbIa のMAカチオンの電荷密度分布を示す.なおRISM計算の温 度は330 Kとした.従来手法であるDFTでは固定されたMA カチオンのアミン基に電荷が偏在している(第3図(b)) のに対し,DFT/3D-RISMでは3次元に等方的に電荷が分布し ており(第3図(c)),有機分子の回転運動を考慮した分 布になっている.予測されたMAカチオンの分布は,MAカ チオンのアミン基がPbl₃フレームワークのヨウ素の方向に 分布しており,これは中性子回折で実験的に得られた結果 とよく一致する[4].このように,DFT/3D-RISMを用いるこ とで,有機分子の熱運動を考慮した電子状態計算が可能で ある.

次に、DFT/3D-RISMにより、温度の影響による構造の変 化を評価した. 第4図には100 Kと400 KにおけるMAPbI₃の 最適化後の構造およびMAカチオンの電荷密度分布を示す. 100 KにおいてPbI₆八面体がチルトした正方晶構造となる が、400 Kにおいてチルトは観測されず、立方晶構造となる. また、100 KでのMAカチオンの電荷密度分布がc軸方向に偏 在しているが、400 Kでは3次元的に等方的に分布している. よって、温度低下に伴うMAカチオンの熱運動の低下を再 現できていることが示唆される. MAPbI₃は330 Kにおいて 立方晶から正方晶に相転移することが実験的にも報告され ている[7]. 100 K、400 K における最適化構造のPb-I-Pb結合 角度はそれぞれ164.0° および180.0°であり、これは実験での 正方晶(163.5°) および立方晶(180.0°)の結合角度とよく 一致する. したがってDFT/3D-RISMでは有機分子の熱運動 を考慮した構造を再現することが可能である.



- 第4図本手法による (a) 100 Kおよび (b) 400 KにおけるMAPbI₃ の最適化構造およびMAカチオンの電荷密度分布
- Fig. 4 Optimized structures and charge distribution of MA cations for MAPbI_3 at $\ (a) \ 100 \ K$ and $\ (b) \ 400 \ K$ obtained by DFT/3D-RISM

第5図 (a) にDFT/3D-RISMによる立方晶MAPbI₃の格子定数の温度依存性を示す.温度上昇に伴い格子定数が増加しており,実験の傾向を再現できている[8].また DFT/3D-RISMにより得られた線熱膨張係数は2.7×10⁵ K⁻¹であり,実験の報告値4.8×10⁵ K⁻¹と一致する[8].複数の有機カチオンを混合した化合物の物性予測も可能である.**第5** 図 (b) にはMAPbI₃およびMA_{0.13}FA_{0.87}PbI₃のバンドギャップの温度依存性を示す.ここでFAはホルムアミジニウムカチオンを意味する.バンドギャップはMAPbI₃より MA0.13FA0.87PbI3のほうが大きく,温度上昇に伴いいずれも 増加する傾向を示す.これも実験の傾向とよく一致する [8][9].なお,絶対値が異なっているのは第一原理計算に用 いた汎関数であるPBEsolの影響であり,より高精度な汎関 数を用いることで改善が可能であるが,計算コストの観点 から本稿ではPBEsolの汎関数により評価した.





Fig. 5 Temperature dependence of (a) the lattice constants and (b) the bandgap of MAPbI_3 and MA_{0.13}FA_{0.87}PbI_3

以上のように、DFT/3D-RISMを用いることにより、これ まで困難であったハイブリッド材料の有限温度におけるさ まざまな物性を予測できた.本手法を用いることで、有機 分子と無機元素の膨大な組み合わせのなかからデバイスに 最適な材料をスクリーニングすることが初めて可能となる.

3. 構造予測

3.1 従来技術の課題

ある「組成」から「構造」を決める場合,通常は実験デ ータベースから経験的に決定する.しかし,実験的に報告 がない未知の組成について「物性」「デバイス特性」を評 価したい場合,「組成」から「構造」を"非経験的"に決定 する必要がある.無機材料では,原子を組成比に従い"ラ ンダム"に配置して複数の構造を生成し,遺伝的アルゴリズ ムと第一原理計算を用いて最安定な構造を絞り込む手法 [10]があり,近年さまざまな材料系に適用されている.な お,遺伝的アルゴリズムとは生物の進化の仕組みを模倣し て最適解を探索する手法である.

一方,ハイブリッド材料をこの手法により予測すると, 有機分子中の原子もランダムに配置するため,分子構造が 崩壊してしまい,予測することが困難であった.特にハイ ブリッド材料では,有機分子と無機元素の膨大な組み合わ せが存在し,有機材料および無機材料と比較しはるかに広 大な未知探索空間が広がるため,ハイブリッド材料の「構造予測」技術の構築が必要である.

3.2 本研究のアプローチ

本研究ではハイブリッド材料中の有機分子と無機元素を ひとつの"クラスター"として扱い、そのクラスターをラン ダムに配置することで、分子構造を維持する制約条件下で 構造を予測できないかと考えた[2]. MAPbI₃の場合、MAク ラスターとPbI₃クラスターに分け、それぞれ1:1の組成比で 複数の構造を生成し、第一原理計算と遺伝的アルゴリズム を用いて全エネルギーが最小となる構造を得た。第一原理 計算と遺伝的アルゴリズムには、それぞれVASPコード[11] とUSPEXコード[10]を用いた、その他の詳細な計算条件は 参考文献[2]に示す。

3.3 結果

本手法を用いることで、実際の合成のように原料の組成 比を変化させ、合成可能な構造を非経験的に予測すること ができる.**第6**図に本手法を用いてMA比を変化させた際に 得られたMAPbI₃, MA₂PbI₄, MA₃PbI₅, およびMA₄PbI₆の予 測構造を示す.まず, MAPbI₃の予測構造はPbI₆八面体が点 共有で3次元的に連結した3次元ペロブスカイト型構造であ り、実験にて報告される結晶構造と一致する[7].特に、八 面体間のチルトも再現できている.また, MAPbI₃からMA カチオンの比率を増加させていくと、PbI₆八面体同士の結 合が少なくなり.低次元のペロブスカイト型構造が安定に なることが示唆される.実際に、MA₂PbI₄のような2次元ペ ロブスカイト型構造は(C4H₉NH₃)₂PbI₄, MA₃PbI₅のような1 次元ペロブスカイト型構造は[NH₂C(I)=NH₂]₃PbI₅, MA₄PbI₆ のような0次元ペロブスカイト型構造はMA₄PbI₆2H₂Oにて



第6図 本手法により予測されたMAPbI₃, MA₂PbI₄, MA₃PbI₅, MA₄PbI₆の結晶構造

Fig. 6 Predicted structures for MAPbI₃, MA₂PbI₄, MA₃PbI₅, and MA₄PbI₆

実験的に合成可能であることが報告されている[12]-[14]. こ のように実験での合成と同様,原料の比率を変えた際に得 られる構造を予測することができる.

「組成」から「構造」が決まると、第一原理計算により 合成可能性やバンドギャップや光吸収係数などの「物性」 が求まり、それらから理論変換効率といった「デバイス特 性|を評価することができる. 第7図 (a) には本手法によ り予測された構造から計算されたMAI-PbI2擬2元系状態図 を示す.赤線は形成エネルギーの凸包でありこの線上の物 質が熱力学的安定相となる. この結果よりMAPbI3と MA2PbL4が熱力学的に安定であることが示唆される。前述 のとおりMAPbI3は多くの合成報告があり[7], またMA2PbI4 においても最近合成の報告がなされ[15].本結果は実験事 実とよく一致する. 第7図 (b) にはMAI-PbI2 擬2元系におけ る太陽電池の理論変換効率を示す。第一原理計算より各予 測構造のバンドギャップと光吸収係数を予測し, Shockley-Queisserの式から光吸収層の膜厚Lに対する理論変 換効率を得た[16]. 太陽電池はバンドギャップが1.34 eVで 最大の変換効率が得られるが、その値に近いMAPbI3におい て最も高い理論変換効率を示した. MAPbI3と同様に合成可 能であると示唆されたMA2PbI4は、MAPbI3と比較すると低 い値にとどまるのに対し、合成が難しいと示唆された MAPb₂I₅はMAPbI₃と比較し、特に1 µmの薄膜において高い 効率が期待できることが明らかとなった.





efficiency for solar cells obtained from the predicted structure of each phase

以上のように、本手法を用いることでハイブリッド材料 の構造を初めて正確に予測することに成功した.先の例の ように、予測構造から「物性」や「デバイス特性」を評価 することで、実験的にまだ報告がない領域に対し進むべき 新たな指針を示すことができ、後戻りなく効率的な材料開 発を実現できる. 164

4. まとめ

本稿では、有機 - 無機ハイブリッド材料開発のデジタラ イゼーションを目指し、次世代の太陽電池材料として注目 されるMAPbI₃を用いて、「物性予測」および「構造予測」 に関する新しい技術構築を行った. 「物性予測」では、 DFT/3D-RISMを用いることにより、これまで困難であった ハイブリッド材料の有限温度におけるさまざまな物性を予 測できた. 「構造予測」では、有機分子と無機元素を分け て構造生成することにより、ハイブリッド材料の「組成」 から「構造」を初めて非経験的に予測できた. これらの技 術により、ハイブリッド材料の有機分子と無機元素の膨大 な組み合わせのなかから、実験データなしに「組成」のみ から「構造」、「物性」、「デバイス特性」を予測するこ とができ、デバイスに最適な材料をスクリーニングできる. 本稿のように、計算科学により材料開発におけるデジタ ライゼーションを加速することで、実験的にまだ報告がな

い領域に対して、本質的に進むべき方向性を示すことがで き、後戻りなく効率的な材料開発を実現できる.ただし、 計算科学は万能ではなく、まだ進化の途上にあることを忘 れてはいけない.適用可能な領域、そうでない領域を見極 め、実験による検証を繰り返すことで適用可能な領域を少 しずつ広げていく努力を今後も続けていきたい.

本研究は,東京工業大学の笹川崇男准教授との共同研究 内で実施したものであり,感謝申し上げる.

参 考 文 献

- T. Yokoyama et al., "Low-Cost Computing of the Thermophysical Properties of Organic–Inorganic Halide Perovskites by Density Functional Theory Combined with the Three-Dimensional Reference Interaction Site Method," J. Phys. Chem. C, vol. 45, p. 31, Apr. 2021.
- [2] T. Yokoyama et al., "An Efficient ab Initio Scheme for Discovering Organic-Inorganic Hybrid Materials by Using Genetic Algorithms," J. Phys. Chem. Lett., vol. 12, pp. 2023–2028, Feb. 2021.
- [3] M. Saliba et al., "Incorporation of rubidium cations into perovskite solar cells improves photovoltaic performance," Science, vol. 354, no. 6309, pp. 206–209, 2016.
- [4] Y. Ren et al., "Orientation of organic cations in hybrid inorganic-organic perovskite CH₃NH₃PbI₃ from subatomic resolution single crystal neutron diffraction structural studies," Cryst. Growth Des., vol. 16, no. 5, pp. 2945–2951, 2016.
- [5] S. Nishihara et al., "Hybrid solvation models for bulk, interface, and membrane: Reference interaction site methods coupled with density functional theory," Phys. Rev. B, vol. 96, no. 11, 2017.
- [6] P. Giannozzi et al., "QUANTUM ESPRESSO: a modular and open-source software project for quantum simulations of materials" J. Phys. Condens. Matter, vol. 21, p. 395502, Sept. 2009.

- [7] C. C. Stoumpos et al., "Semiconducting tin and lead iodide perovskites with organic cations: Phase transitions, high mobilities, and near-infrared photoluminescent properties," Inorg. Chem., vol. 52, no. 15, pp. 9019–9038, 2013.
- [8] T. J. Jacobsson et al., "Determination of Thermal Expansion Coefficients and Locating the Temperature-Induced Phase Transition in Methylammonium Lead Perovskites Using X-ray Diffraction," Inorg. Chem., vol. 54, no. 22, pp. 10678–10685, 2015.
- [9] H. W. Chen et al., "Characterizing temperature-dependent optical properties of (MA₀₁₃FA₀₈₇) PbI₃ single crystals using spectroscopic ellipsometry," Sci. Rep., vol. 9, no. 1, pp. 1–9, 2019.
- [10] C. W. Glass et al., "USPEX-Evolutionary crystal structure prediction," Comput. Phys. Commun., vol. 175, no. 11–12, pp. 713–720, 2006.
- [11] G. Kresse et al., "Efficient iterative schemes for ab initio total-energy calculations using a plane-wave basis set," Phys. Rev. B, vol. 54, no. 16, pp. 11169–11186, 1996
- [12] D. B. Mitzi, "Synthesis, crystal structure, and optical and thermal properties of (C₄H₉NH₃)₂MI₄ (M = Ge, Sn, Pb)," Chem. Mater., vol. 8, no. 3, pp. 791–800, 1996.
- [13] S. Wang et al., "Synthesis and Characterization of [NH₂C(I)=NH₂]₃MI₅ (M = Sn, Pb): Stereochemical Activity in Divalent Tin and Lead Halides Containing Single (110) Perovskite Sheets," J. Am. Chem. Soc., vol. 117, no. 19, pp. 5297–5302, 1995.
- [14] B. R. Vincent et al., "Alkylammonium lead halides. Part 1. Isolated PbI64- ions in (CH₃NH₃)₄PbI₆·2H₂O," Can. J. Chem., vol. 65, no. 5, pp. 1042–1046, 1987.
- [15] X. Zhu et al., "Vapor-fumigation for record efficiency two-dimensional perovskite solar cells with superior stability," Energy Environ. Sci., vol. 11, no. 12, pp. 3349–3357, 2018.
- [16] L. Yu et al., "Identification of potential photovoltaic absorbers based on first-principles spectroscopic screening of materials," Phys. Rev. Lett., vol. 108, no. 6, pp. 068701.1-5, 2012.

執筆者紹介



横山 智康 Tomoyasu Yokoyama テクノロジー本部 マテリアル応用技術センター Applied Materials Technology Center, Technology Div.



大内 暁Satoru Ohuchiテクノロジー本部 マテリアル応用技術センターApplied Materials Technology Center, Technology Div.



松井 太佑 Taisuke Matsui テクノロジー本部 マテリアル応用技術センター Applied Materials Technology Center, Technology Div. 博士 (学術)



金子 幸広 Yukihiro Kaneko テクノロジー本部 マテリアル応用技術センター Applied Materials Technology Center, Technology Div. 博士 (工学)