赤外分光による励起子絶縁体の高圧下電子状態の研究

徳島大学

大学院社会産業理工学研究部 理工学域応用化学系

岡村 英一

Abstract

赤外放射光の利用研究では、放射光の高輝度性に起因する高い空間分解能や指向性を活用した、赤外顕微分光 やマッピング、あるいは高圧発生セルや超伝導磁石など制限された試料環境での実験が行われている。ここでは、 数万気圧の高圧力下の試料に対する赤外分光研究の最近の例として、励起子絶縁体候補物質である Ta₂NiSe₅の 研究結果を紹介する。

1. はじめに:赤外放射光の利用研究

赤外分光は、分子振動の研究などに用いられること が多い非常に汎用的な分光分析手法であり、ある程度 の大きさをもつ試料の単純な透過・吸収測定であれば、 市販の赤外分光装置(フーリエ変換赤外分光計、略称 FTIR)を用いることで、短時間で簡便に行うことがで きる。しかし、市販装置に内蔵されている赤外光源は、 高熱の物体が電磁波を放射する黒体輻射を利用した 熱光源であり、輝度は低い。一方、赤外放射光の輝度 は熱光源よりも 2~3 桁高いため、試料上の微小領域 に光強度を集中させたい測定(顕微測定やマッピング 測定など)や、空間的に制限された試料空間(高圧発 生セルや超伝導磁石)における測定では、赤外放射光 を用いた測定が有利になる^{III}。SPring-8の赤外ビーム ライン BL43IR でも、赤外放射光の高輝度性を活かし た様々な実験が行われてきた²²。以下では、高圧下の 赤外分光研究の例として、励起子絶縁体候補物質であ るTa₂NiSe₅に対する筆者らの最近の研究¹³を紹介する。

2. 励起子絶縁体とその候補物質 Ta₂NiSe₅

励起子絶縁体(Excitonic insulator、EI)とは、電 子(e)と正孔(h)がクーロン引力により多数の e-h 対(励起子)を自発的に形成し、集団凝縮することに よってフェルミ準位($E_{\rm F}$)にギャップを生じるエキゾ チックな絶縁体状態である^[4]。その存在は、まず 1960 年代に理論的に予測されたが、超伝導体において e-e 対(クーパー対)が集団凝縮して超伝導ギャップを生 じることとの類似性もあり、大きな関心を集めた。図 1 に、理論的に予測された EI の相図の概要を示す。EI の母体となる物質は半金属あるいは微小なギャップ をもつ半導体であり、e-h 相関が無いときの1粒子エ ネルギーギャップを E_g と定義している。ここで $E_g >$ 0 の場合(相図の右側)は半導体であり、 $E_g < 0$ の場 合(相図の左側)はバンド重なりを持つ半金属である。 $E_g = 0$ 近傍の転移温度 T_c 以下で EI が形成され、図1 の上部に示すように、バンド端の分散が平坦化するこ とが EI の特徴的振る舞いであるとされた。

上記の理論的進展に対して、実験的に EI である可 能性が指摘された物質は、長年にわたってごく少数し かなかった。ところが、2009 年に Wakisaka *et al.*^[5] は、層状物質 Ta₂NiSe₅の角度分解光電子分光 (ARPES) の結果を報告し、低温で価電子帯の頂上が平坦な分散 を持つことなどから、この物質が EI である可能性が 高いことを示した。なお、Ta₂NiSe₅においては、 T_c は



図 1 励起子絶縁体(El)の相図とバンド分散の概念図。
*T*は温度を、*E*_gは e-h 引力が無い場合の 1 粒子バンドギャップを表す。

FROM LATEST RESEARCH

高温での直方晶から低温での単斜晶へと構造相転移 が起きる温度に一致する。つまり、より対称性の低い 結晶構造への変化が EI 相形成につながっているとさ れた。その後、Lu et al.⁶⁰は Ta₂NiSe₅およびその S 置 換系 Ta₂Ni(Se, S)₅ に対して電気抵抗などの測定を行 った。そして彼らは、外部圧力やS置換によって図1 の E_aをコントロールすることにより実験的な相図を 構築し、図1の理論的相図と consistent な結果であ ることから、Ta₂NiSe₅が EI であると結論している。 その後、Ta₂NiSe₅の研究は世界的に活発になり、上記 の2009年ARPES 論文⁶⁵を引用する論文が2019年以 降で約 150 報も出版されている。これらの研究の多 くは Ta₂NiSe₅が EI であることを支持しているが、一 方で、EI であるとの同定を疑問視する論文も複数報告 されている。例えば、e-h 相関を仮定しなくても平坦 なバンドが生じうることや「、結晶構造の対称性より、 T。以下の相でのエネルギーギャップは純粋に EI 起源 にはなり得ず、必ずバンド混成の効果が混ざること[®] などが指摘されている。

このように、Ta₂NiSe₅のギャップ形成機構について は、EI 形成によるとする考えが有力だが未解決となっ ている。そこで我々は、Ta₂NiSe₅に外部圧力を加えた 上で、赤外分光によって測定した光学伝導度スペクト ル $[\sigma(\omega)]$ 上に観測されるエネルギーギャップの形状 を、圧力(P)と温度(T)の関数として詳しく調べ た^{I3]}。高圧下のTa₂NiSe₅の電気抵抗率や結晶構造につ いては Matsubayashi *et al.*¹⁰¹や Nakano *et al.*¹¹⁰によ って詳しく調べられており、図2のように高圧下のEI 相の消長と結晶構造の変化が密接に関連している。 我々の実験では、図2の緑の点で表されたような(P, T)の値で赤外分光実験を行い、エネルギーギャップ の変化を調べた。

3. 実験方法

実験に用いた試料は単結晶試料であり、光沢を持つ 自然成長面 (ac 面)を機械研磨せずそのまま用いて反 射率測定を行った。試料への高圧力の印加はダイヤモ ンド・アンビル・セル (Diamond anvil cell、DAC) を用いて行った。DAC は高圧下の様々な実験で用い られているが、本研究では光反射率の測定を行うため、 図3の模式図に示すように、試料面をダイヤモンドの



図 2 Ta₂NiSe₅の温度(T) – 圧力(P)相図³。この相 図は Matsubayashi *et al.*⁽⁹⁾による電気抵抗の実験 と、Nakano *et al.*⁽¹⁰⁾による精密構造解析実験によ り求められた。緑色の点は、我々が光学伝導度の測 定を行った(P, T)点を示す。

キュレット面に密着させ、KBr 粉末を圧力媒体として 封入した。また、金のフィルムを試料と共に DAC 内に 封入し、試料上で測定したスペクトルを金フィルム上 で測定したスペクトルで割り算することによって反射 率スペクトル $R(\omega)$ を測定した。Ta₂NiSe₅の実験では、 先端平坦面 (キュレット面) 直径が 0.8 mm のダイヤ モンドを用いることで、10 GPa(ほぼ 10 万気圧)ま での圧力を印加した。得られた R(ω)から、ダイヤモン ドの屈折率を考慮した Kramers-Kronig 解析^{III}を行う ことにより、σ(ω)スペクトルを導出した。また、試料 の圧力は、試料と共に封入したルビー片を用いてルビ ー蛍光法で測定した。高圧下の反射分光実験は SPring-8の赤外ビームライン BL43IR にて、遠赤外か ら中赤外、近赤外領域にかけて(波数 200-9000 cm⁻¹、 光子エネルギー0.025-1.1 eV) 行った。BL43IR にお ける高圧赤外分光実験の詳細については、すでに解説



が出版されているので、そちらを参照されたい^[12,13]。

4. 実験結果

図4に、高圧下で測定された Ta₂NiSe₅の赤外反射 スペクトルを示す。2.5 GPa においては、0.3 eV 以 下の光子エネルギーでスペクトルが顕著な温度依存 性を示しているが、圧力が 3.5 GPa、6.5 GPa と増加 するに従い、温度依存性が小さくなっていることがわ かる。次に図5に、図4の反射スペクトルの解析から 求めた光学伝導度スペクトルσ(ω)を、常圧での結果と 合わせて示す。図5(a)の常圧データでは、冷却に伴 い低エネルギー領域のσ(ω)が減少し、明確なエネルギ ーギャップが形成されている。ギャップの大きさは、 赤い矢印で示されている $\sigma(\omega)$ の立ち上がり(Onset) で定義すると、約0.18 eV である。また、青い矢印で 示すように、約0.38 eV に中心を持つ顕著なピークが 観測されている。このピークは EI 状態の形成のため にバンドが平坦化した結果、吸収端の状態密度が増加 した結果と考えられ¹¹⁴、エネルギーギャップ越しの電

子励起における励起子効果を強く反映していると考 えられる。次に図5(b)の2.5 GPaでは、冷却に伴 い低エネルギー領域のσ(ω)が減少する振る舞いが常 圧と同様に見られるが、σ(ω)の減少するエネルギー範 囲が、常圧に比べてずっと狭くなっていることがわか る。赤い矢印で示すσ(ω)の立ち上がりは 0.06 eV で あり、常圧の 0.18 eV よりも大幅に小さくなってい る。また、常圧に比べて励起子効果を反映したピーク が大幅に抑制され、もはやピークの存在自身が不明瞭 となっている。すなわち、2.5 GPa ではエネルギーギ ャップはまだ形成されるものの、励起子効果は弱くな っていることを示唆している。この結果は、2.5 GPa という圧力が図2の相図でEI相が消失する直前の圧 力領域であることと対応していると考えられる。次に図 5 (c) の圧力 3.5 GPa になると、冷却に伴い低エネル ギー領域でのσ(ω)の減少はまだ見られるが、最低測 定温度の8Kになってもσ(ω)がゼロ付近まで落ち込







図5 Ta₂NiSe₅の (a) 常圧 (0 GPa)、(b) 2.5 GPa、(c) 3.5 GPa、(d) 6.5 GPa における光学伝導度σ(ω)³³。 各スペクトルの色と測定温度の対応は、図4のそれ と同じである。

まず、有限な値が残っている。また、8Kでもゼロエ ネルギーに向けて増加する成分 (図中の青い矢印) が 見られるが、これは自由キャリヤによる応答(ドルー デ応答)であると考えられる。つまり、3.5 GPa では E_Fに有限な状態密度があり、エネルギーギャップはも はや不完全なものになっている。この結果より、 3.5 GPa では Ta₂NiSe₅ はもはや絶縁体ではなく、半 金属的な電子状態になっていることがわかる。図2の 相図では、3.5 GPa は EI 相の外に出てすぐの所にあ り、まだギャップによる状態密度の落ち込みは残って いるが、金属的な電子状態になっているという上述の 結果は、この相図とよく対応していると考えられる。 最後に図5(d)の圧力6.5 GPaでは、室温から8K までσ(ω)の変化はほとんどなく、低温でのエネルギー ギャップは完全に消失しており金属的なスペクトル になっている。

さらにエネルギーギャップの振る舞いを詳しく調



図 6 Ta₂NiSe₅の $\sigma(\omega)$ におけるエネルギーギャップの詳 しい解析³。(a)常圧 (0 GPa)および (b) 2.5 GPa における $\sigma(\omega)$ の立ち上がりの見積もり。矢印は立ち 上がりの位置を示す。(c)立ち上がり (Onset)の 温度依存性。 α については本文参照のこと。

べるため、常圧および 2.5 GPa での $\sigma(\omega)$ の温度変化 をより詳しく表示したものを、図6(a)、(b) にそれ ぞれ示す。これらのグラフに示すように、 $\sigma(\omega)$ におい てエネルギーギャップが発達する過程で、スペクトル が直線状に変化している部分の外挿(図中の破線)と 横軸との交点を、 $\sigma(\omega)$ の立ち上がり(Onset)と見な している(図中の矢印)。そして、図6(c)では、こ の立ち上がりのエネルギーを温度 Tに対してプロッ トしている。この立ち上がりをエネルギーギャップの 大きさ Δ と見なすと、 Δ と Tの間には

$$\Delta(T) = \Delta(0) \left[1 - \left(\frac{T}{T_c}\right)^{\alpha} \right]$$
(1)

という関係が成り立っているように見える¹¹⁴。そこで、 図 6 (c) では実験データに加えて、(1) 式でα = 2.0、 2.5、3.0の場合のグラフをそれぞれ表示している。常 圧 (0 GPa) では、実験データはα = 2.5 に近いがど れとも完全に一致せず、単一のαの値では記述できな いように見えるが、先行研究¹⁰⁴で報告された α = 2.0 と近い結果になっている。一方で、圧力 2.5 GPa のデ ータはα = 2.5 に近いが、どの値でもほぼ合っている ように見える。また、常圧と 2.5 GPa での振る舞いは よく似ており、常圧と 2.5 GPa で αの値に違いがあ るか否かは、今回のデータの精度では判断できず、両 者の温度依存は定性的にほぼ同じと言える。また、図 6 (c) のデータを (l) 式でフィッティングして得ら れた T_c の値は、常圧で $T_c = 328$ K、2.5 GPa で $T_c =$ 170 K である。このうち、常圧でのTcは EI 転移が起 きると考えられている構造相転移の温度に等しく、構 造相転移と共に EI ギャップが成長する描像と consistent である。一方、2.5 GPa での $T_c = 170$ K は 常圧での 328 K の半分程度である。この結果は、 2.5 GPa でのギャップ幅 0.062 eV が常圧の 0.18 eV に比べてずっと小さく、電子の熱励起がより低温にな らないと収まらないことに起因すると考えられる。

(ボルツマン定数を k_B とすると、熱エネルギー k_BT は 80 K で 0.0069 eV、160 K で 0.014 eV であり、ギ ャップ幅 0.062 eV の半分で与えられる活性化エネル ギーに対する割合はそれぞれ 0.22、0.44 である。こ の割合が 0.2 以下で熱励起が急激に減少するため、 160 K から 80 K への冷却で $\sigma(\omega)$ のギャップが明確に なることと consistent である。)

最近の研究から

上述したように、2.5 GPa におけるギャップ幅 0.062 eV は、常圧でのギャップ幅 0.18 eV に比べて ずっと小さい。一方、構造相転移がおきる温度は常圧 での 328 K から 2.5 GPa での約 290 K まで、1 割程 度しか下がっていない。すなわち、加圧によるギャッ プ幅の抑制は、加圧による構造相転移の抑制と比べて ずっと強くなっている。つまり、加圧によるギャップ 幅の減少は、構造相転移温度のそれとスケールしてお らず、この結果は 2.5 GPa でのギャップが純粋に EI 由来ではないことを示唆するように見える。さらに、 EI 相のすぐ外側に出た 3.5 GPa ではギャップが埋ま って不完全になる結果「図 5 (c)] と合わせると、 2.5 GPa で生き残っているギャップはバンド混成に よる寄与で、常圧のギャップ幅(0.18 eV)から 2.5 GPa のギャップ幅 (0.062 eV) へ減少した分が励起 子効果と関係しているとの推測もできる。実際はバン ド混成によるギャップも圧力に依存するはずであり、 現実の状況は非常に複雑である。今後、より詳しく実 験データを理解するためには、励起子相関とバンド混 成の両方の圧力効果を取り込んだギャップ形成に対 する、ミクロな視点からのモデルが必要と考えられる。

5. おわりに

筆者らが最近 SPring-8 の赤外ビームライン BL43IR を利用して行った、EI 候補物質 Ta2NiSe5に 関する研究結果を報告した。特に、10 GPa におよぶ 高圧下かつ低温での赤外分光実験から光学伝導度 σ(ω)を導出し、常圧で明確に観測されているエネルギ ーギャップが、圧力によって抑制されていく様子を詳 しく調べた結果について解説した。高圧力の印加は、 結晶における原子間隔をクリーンに(化学置換によっ て結晶を乱すことなく)、かつ連続的に制御できる有 用な実験方法であり、高圧下で様々な興味深い物性が 見いだされている。物性の起源となるミクロな電子状 態は、例えば ARPES や STM (走査トンネル顕微鏡) などを用いて盛んに研究されているが、これらの手法 は高圧セルに封入された試料に対して行うのは技術 的に困難である。一方、本研究で用いた高圧下の赤外 分光手法によれば、高圧下で E_F 近傍の電子状態を 1 meV 程度の高いエネルギー分解能で調べることが できる。従って、今後も様々な物質系に対してこの手

法を用いて、高圧下で現れる特異な電子状態の研究が 進展することが期待される。

本研究は BL43IR を用いて、課題番号 2013A1085、 2015B1698、2016A1166、2017A1163、2017A1164 の下で行われました。ビームラインサイエンティスト の池本夕佳氏、森脇太郎氏、早稲田大学の溝川貴司氏 を始めとする共同研究者の方々に深く感謝申し上げ ます。

参考文献

- [1] S. Kimura and H. Okamura: J. Phys. Soc. Jpn. 82 (2013) 021004.
- [2] 岡村英一他: 日本赤外線学会誌 28 (2018) 48.
- [3] H. Okamura *et al.: Phys. Rev. B* **107** (2023) 045141.
- [4] 太田幸則他: 固体物理 52 (2017) 119.
- [5] Y. Wakisaka et al.: Phys. Rev. Lett. 103 (2009) 026402.
- [6] Y. F. Lu et al.: Nat. Commun. 8 (2017) 14408.
- [7] M. D. Watson *et al.*: *Phys. Rev. Res.* **2** (2020) 013236.
- [8] A. Subedi: Phys. Rev. Mater 4 (2020) 083601.
- [9] K. Matsubayashi et al.: J. Phys. Soc. Jpn. 90 (2021) 074706.
- [10] A. Nakano et al.: IUCrJ 5 (2018) 158.
- [11] H. Okamura: J. Phys.: Conf. Ser. 359 (2012) 012013.
- [12] 岡村英一: 高圧力の科学と技術 25 (2015) 11.
- [13] H. Okamura et al.: Jpn. J. Appl. Phys. 56 (2017) 05FA11.
- [14] Y.-S. Seo et al.: Sci. Rep. 8 (2018) 11961.

徳島大学

大学院社会産業理工学研究部 理工学域応用化学系 〒770-8506 徳島県徳島市南常三島町 2-1 TEL:088-656-9444 e-mail:ho@tokushima-u.ac.jp