# 蛍光 X線を用いた拡散係数のその場計測の可能性の検討

藤田 耕平<sup>1</sup>,志村 裕也<sup>1</sup>,鈴木 進補<sup>2</sup>,正木 匡彦<sup>1</sup>

# Feasibility Study of *in-situ* Observation of Diffusion in Liquid Metals by using a Fluorescent X-ray Spectroscopy

Kohei FUJITA<sup>1</sup>, Yuya SHIMURA<sup>1</sup>, Shinsuke SUZUKI<sup>2</sup> and Tadahiko MASAKI<sup>1</sup>

#### Abstract

Diffusion is a common phenomenon for the all state of materials. We have developed a new technique for the observation of diffusion in liquid metals by using a fluorescent X-rays analysis and X-rays transmission device. This apparatus makes available the *in-situ* observation and real-time analysis of diffusion profile in liquid meals. In this study, we applied this apparatus to the measurement of diffusion between liquid Ag and liquid Cu. The diffusion coefficient obtained by this method is consistent with the orders of magnitude of previous results. Technical issues of this method emerged from this study.

**Keyword(s):** Diffusion, *in-istu* observation, Fluorescent X-ray spectroscopy Received 13 August 2018, accepted 5 October 2018, published 31 October 2018.

# 1. はじめに

拡散は気体,液体,固体に共通の現象であり,拡散の速 さの指標である拡散係数により様々な議論が行われてい る.物質科学や材料工学においては、融点近傍の液体およ び固体の拡散係数は、結晶成長や凝固等の相転移現象を知 る上で最も重要な物性量の一つである。特に、多くの材料 プロセスは, 凝固界面近傍の液体状態における拡散支配過 程に関係しており、融液状態の拡散係数の正確な値やその メカニズムを明らかにすることにより,高品質の結晶,半 導体,合金を作り出すことが可能となる.近年では,拡散 による物質の輸送と対流による物質の輸送の競合を避け るため、微小重力環境を利用した結晶成長実験が試みられ ている1).従来,金属や半導体融液の拡散係数の測定に は、トレーサ法が用いられてきた. トレーサ法では、キャ ピラリ内の試料の一端に不純物や同位体などを配置し, そ れらの濃度分布の時間変化から Fick の法則を用いて拡散 係数を求めている. トレーサとして放射性同位元素を用い

ることにより、るつぼ外に放射されるガンマ線の強度分布 からトレーサの濃度分布のリアルタイムで測定すること が可能であるが<sup>2)</sup>、放射性物質の管理が必要となるため、 通常の実験室で簡易に測定を行うことは難しい.一方、安 定同位体や異なる成分の元素をトレーサとして使用した 場合、冷却・凝固した試料の組成を実験後に分析する必要 があり、また、一回の実験において一つの拡散時間に対す る拡散係数しか得ることができず、高精度なデータを取得 するために多大な労力を必要としてきた.

蛍光 X 線分析法は, 試料に対して高エネルギーの X 線 を照射して励起し, 試料から放射される特性 X 線の強度か ら濃度を測定する方法である. 蛍光 X 線分析法を用いて, るつぼ外から試料組成を分析する方法は, 宇治原らにより 考案され, 化合物半導体の結晶成長における凝固界面前方 の定常的な濃度分布測定の研究が報告されている<sup>3)</sup>. 著者 らは, この方法を毛細管のような試料の空間的な組成分布 に対して適用し, さらに測定の高速化を図ることができれ ば液体合金の拡散のその場観察が可能であると考えた.

1 芝浦工業大学 〒135-8548 東京都江東区豊洲 3-7-5

Department of materials science, Shibaura Institute of Technology, Tokyo 135-8548, Japan. 2 早稲田大学 〒169-8555 東京都新宿区大久保 3-4-1

Department of Applied Mechanics and Aerospace Engineering and Kgami Memorial Research Institute of Materials Science and Technology, Waseda University, Tokyo, 169-8555, Japan.

(E-mail: t\_masaki@sic.shibaura-it.ac.jp)

従来の液体合金の拡散係数測定では、拡散実験後に凝固さ せた試料の組成を分析していたため、凝固過程の体積変化 や流動の影響を避けることができなかったが、この蛍光 X 線分析法とロングキャピラリ法を組み合わせることで、放 射性同位元素を用いることなく、るつぼ内の合金の組成分 布をリアルタイムに追跡することが可能となり得る.

近年,X線検出器の小型化・高性能化が進み,ペルチェ 素子による冷却のみで動作するエネルギー分散型の検出 器が普及してきている.本研究は,拡散係数測定のような 非定常の測定に対して蛍光 X線分析法が適用できるかど うかを検討するとともに,検出器の高精度化に適した X線 光学系の設定やるつぼ・電気炉の開発を行い,温度範囲や 測定精度の向上を図り,より汎用的な拡散係数の測定法を 確立することを目的としている.本研究では,新たな手法 の確立へ向けて試行錯誤を繰り返しているところである が,拡散係数測定の可能性を示すようなデータを取得でき たことから,速報としてその結果や解析結果を報告するも のである.

#### 2. 実験

#### 2.1 実験装置

本研究では、X線発生装置、エネルギー分散型蛍光X線 検出装置、電気炉を組み合わせて加熱実験中の試料の組成 分布をリアルタイムに追跡できる装置を構築した.また、 実験中の試料の様子を診断するために試料およびるつぼ の透過X線像を取得するカメラを設置した.これらの光学 系の模式図をFig.1に示す.X線源、および検出器と試料 との距離は20cmであり、入射X線と検出器の確度は、約 30°とした.なお、この角度については、実験ごとにグラ ファイトるつぼからの回折X線の影響がない角度を選ん で設定した.



Fig. 1 Schematic figure of X-Ray optics and sample.

X 線発生装置として浜松ホトニクス製の X 線管ユニットを使用した. ターゲット材料はタングステンを用い,管 電流 70 kV,管電圧 100  $\mu$ A で発生した白色 X 線を使用した.発生した X 線を試料の特定の部分にのみ照射するため, 鉛のピンホールコリメーター (穴径 1 mm)を X 線源から 5 cm 離れた位置の光路上に配置した.蛍光板を用いて X 線 の照射範囲を確認したところ,試料部において $\phi$  2 mm の 円形であった.

X 線検出器には Amptek 製の Si-PIN 検出器(X-123)を 使用した. 試料からの蛍光 X 線のみを検出するために素子 の前のピンホールのコリメータを配置したが,電気炉から の散乱 X 線などが検出されたことから,検出器の周囲を鉛 板で覆い目的の蛍光 X 線以外の X 線の進入を防いだ.

電気炉には、アルバック理工製の赤外線ゴールドイメー ジ炉(RHL-E210P)を使用した.加熱に対する影響の少な い部分に窓を切り、X線の照射、蛍光X線の取り出し、透 過画像の取得をできるようにした.窓の大きさは 100 mm ×10 mm であり、窓材としてカプトンフィルムを張り付け た.また、加熱中のミラー炉の内部にはアルゴンガスを流 せるようにしており、加熱中の試料やるつぼの酸化を防ぐ ことができるようにした.

Figure 2 に示すように、電気炉全体を遠隔操作用コント ローラー付の昇降機上に設置し、炉内の温度分布を変える ことなしに試料に対する X 線照射位置を変えられるよう にした.



Fig. 2 Image furnace with window fixed on the updown stage.

#### 2.2 試料およびるつぼ

本研究では拡散係数測定法としてロングキャピラリ法 を採用した.るつぼ材料にはX線を透過する焼結グラファ イトを用いた.今回の方法に最適なるつぼ形状を作るため, 3D CAD を用いて加工用のデータを作製し,自動切削機を 使用してグラファイト板から成型した.3D CAD による加 工用データを Fig. 3a に示す. 左は二つ割りにしたるつぼ であり,右側はるつぼ固定用のリング状の治具である.

Fig. 3b に示すように,拡散試料として,長さ25 mm,直径 1 mm の純 Ag と Ag-80atomc%Cu 合金を用いて拡散対とし た.加熱溶融した際に,試料に空隙が生じないように坩堝 の上部に直径1 mm のグラファイトを挿入し,さらにその 上にタングステン製の重りを載せた.Fig.3c に成型したる つぼの組み立て写真を示したが,X線照射部については手 動の切削機を用いてるつぼ壁の厚さを 0.1 mm 程度まで慎 重に削り込んだ.このるつぼと試料を電気炉内の石英ガラ ス製の試料保持棒に垂直に設置した.また,試料保持棒内 に熱電対を挿入して実験中の温度を計測した.なお,Ag-Cu 合金は共晶系合金であり,今回採用した Ag と Ag-80atomic%Cu はほぼ等しい融点(1235 K)を示す.この拡 散対は加熱した時に両方の試料がほぼ同時に融解し,重り の荷重が試料全体に均等にかかるため,融解時の流動や空 隙が発生しにくい試料構成となる.



Fig. 3 Design of long capillary crucible for x-ray fluorescence analysis. a: Drawing of 3D CAD, b: crucible and sample configuration, c: crucible assembly.

### 実験結果及び考察

実験に先立ち、るつぼの加工精度が十分であるかどうか 確認するため、造影用の試料として水銀を用いて X 線透過 映像を取得した.加工直後のるつぼでは、キャピラリから わずかな漏洩が見られたが、るつぼの接合面を慎重に研磨 することでその漏洩をなくすことができた.また、試料に 荷重をかけることでキャピラリ内部に気泡などが生じな いことを確認した.

電気炉内にるつぼと試料を設置し,加熱を行わずに試料 に対して X 線を照射し,発生した蛍光 X 線 (AgK α 線, 22.101 keV および CuK a 線, 8.040 keV) をエネルギー分散 型 X 線検出器で測定した. 測定点1点当たりの積算時間を 120 s としたとき,純銀側の Ag の K a 線の強度は約 1000 counts, Ag-80atomic%Cu 側の Cu の Ka線の強度は約 600 counts であった. これらの強度の比と拡散対の組成の関係 から検量線を作成し、蛍光 X線の強度から試料組成へ変換 した. なお,検出した蛍光 X 線の強度は極めて小さく,精 密な濃度の測定にはさらに長時間の積算時間を必要とす るが,拡散の様な非定常の現象に対する測定であることを 鑑み,120sの積算時間を選択した.なお,この測定条件に おける濃度の誤差は Cu 濃度の高いところで±10 %程度, Ag 濃度の高いところで±5%程度である. なお, これらの 誤差の違いはグラファイトに対する CuKα線の吸収係数 が Ag のそれに比較して高いことに起因している.次に, その試料に対して、るつぼ外からX線を照射し、その照射 位置を変えながら蛍光 X 線を測定して試料組成の空間分 布を把握した.この場合の積算時間についても一点当たり 120 s とした. Figure 4 にその結果を示すが, 測定の空間分 解能が十分であれば、拡散対の接合面を境界としたステッ プ状の組成分布が観測されるはずであるが,今回の方法の 空間分解能(X線の照射範囲 φ 2 mm)がそれほど高くない ため、見かけ上拡散が進行したような濃度分布となった. この空間分解能の影響については、拡散が進行するにした がって濃度分布も広がるため相対的に影響が小さくなる はずである.今回のデータは速報的な意味が強いことから, この空間分解能の影響上については解析上考慮しなかっ た.

次に、ミラーイメージ炉を用いて試料を 1323 K に加熱 し、その時の組成分布を同様な方法で測定した. ミラーイ メージ炉は急速な加熱が可能な炉であり、今回の実験では、 室温から実験温度まで昇温するのに要した時間は 300 s で あった. 温度が安定したのちに、1 点当たり 120 s の積算を 行い、拡散対の接合面をゼロとして±10 mm の範囲の組成 分布を測定した. その結果を Fig.5 に示す.



Fig. 4 Concentration profile of diffusion couple at the room temperature.



Fig. 5 Concentration profile of diffusion couple at 1323 K.

Figure 4 に示した加熱前の組成分布と比較して,濃度分布 の勾配がより小さくなっており,拡散が進行した様子が明 瞭に観測された.このような形で,拡散対のような細線上 の試料の組成分布を加熱中にるつぼ外から得ることがで きたのは,我々の知る限り今回が初めてである.

従来の拡散実験では,実験結果の濃度分布を Fick の第二 法則に対する拡散対の解析解で fitting することにより拡散 係数を得ていた.

$$c(x,t) = c_1 + \frac{c_2 - c_1}{2} \left[ 1 + \operatorname{erf}\left(\frac{x}{2\sqrt{Dt_{diff}}}\right) \right] \quad (1)$$
$$erf(z) = \frac{2}{\sqrt{\pi}} \int_{-\infty}^{z} \exp[-\mu^2] d\mu$$

ここで, *c*1および *c*2は拡散対の両端の濃度, *x*は拡散対の 接合面をゼロとした位置座標, D は拡散係数, *t*aiff は拡散時 間である. 今回の実験では、一点当たりの積算時間を120 sとした ため、濃度の空間分布を測定するのに合計で約1hの測定 時間を要した. 拡散は測定の間にも進行することから、本 来であればこの影響も考慮する必要がある. しかしながら、 速報的なクイックビューとしての意味合いを考慮し、今回 の解析では従来の方法でおおよその拡散係数を求めた. な お、式(1)の時刻の値としては、拡散対の接合面の位置の 測定を行った時刻(*t*=1440 s)を採用した. Fitting による組 成分布を Fig. 5 に合わせて示したが、結果として得られた 拡散係数は、

> $D_{\rm Cu} = 3.0 \times 10^{-5} \, {\rm cm}^2 \, / \, {\rm sec}$  $D_{\rm Ag} = 4.3 \times 10^{-5} \, {\rm cm}^2 \, / \, {\rm sec}$

であった.放射性同位元素を用いた Niwa ら<sup>2)</sup>と Ejima ら<sup>5)</sup> の結果と今回の結果を比較したものを Fig.6 に示す.両者 の温度範囲が異なるためそれらの結果を今回の実験温度 に外挿した値と比較したところ,拡散係数のオーダーとし ては一致が見られた.また,Itami ら<sup>6)</sup>による Ag および Cu の自己拡散係数のデータについても合わせて乗せたが, それらについてもオーダーとしては一致が見られた.拡散 係数の精密な決定にはいくつか検討の余地が残されてい るが,蛍光 X線分析とロングキャピラリ法を組み合わせる ことにより,拡散による濃度分布の時間変化をるつぼ外か ら追跡することができ,拡散係数測定の新たな手法の可能 性を示すことができた.

今後の研究の指針として、今回明らかになった課題を以下に挙げる.

• 測定の空間分解能

照射する X 線と検出器のコリメータによって組成分析 の空間分解能が決まるが、今回の実験では、X線の検出率 を上げるために比較的広がりの大きな光学系を選択した. コリメータとして用いたピンホールの穴径を小さくする ことにより空間分解能を向上させることは可能であるが, その一方でトータルの X 線強度が下がることにより組成 分析の誤差が大きくなる.相反する両者の最適条件を探る ことが今後の課題となる.また、直接光のみで構成された 比較的単純な光学系であることから、実験を通して分解能 関数は一定であると考えれば、Fig. 4 に示したような実験 前の濃度分布の実測値の測定誤差を極力小さくし、本来の 濃度分布であるステップ状の濃度分布と比較することに より、空間的な"にじみ"を表す分解能関数を実験的に求 めることも可能であり, 逆畳み込みなどのデータ処理によ り空間分解能の影響を低減することも可能であると考え られる. 真の濃度プロファイルを f(x), 検出器の分解能関



Fig. 6 Diffusion coefficient of Ag-Cu liquid alloys.

数を r(x)としたとき,測定される見かけの濃度プロファイ ル h(x)は以下の畳み込み積分で表される.

$$h(x) = (f * r) = \int_{-\infty}^{\infty} f(x - y)r(x)dy$$

また、真の濃度プロファイルは、逆畳み込みにより

$$f(x) = \int_{-\infty}^{\infty} \tilde{F}(k) e^{-2\pi i k x} dk$$
$$\tilde{F}(k) = \tilde{H}(k) / \tilde{R}(k)$$

となる. ここで $\tilde{F}(k)$ ,  $\tilde{H}(k)$ ,  $\tilde{R}(k)$ はそれぞれ f(x), h(x), r(x) のフーリエ変換である. しかしながら, この方法は合金組 成の測定誤差の影響を受けるため, 誤差を極力小さくする ことが必要であり, これについても積算時間と誤差とのト レードオフを考慮する必要がある.

• 測定の時間分解能

蛍光 X 線分析において, 十分な計数を取ることは測定精 度の向上に重要であるが, そのためには1点当たりの測定 時間を長くとる必要がある. 今回の測定では1点当たり120 s の積算時間をとったが, その際の標準的な計数は数百カウ ントであり, 必ずしも十分とは言えない. 一方で, 拡散は 時間とともに進行する現象であり, 1 点当たりの計測時間 を長くすると拡散対の右端と左端で測定の時刻が大きく 異なることになる. 今回の実験条件では, 拡散対全体の組 成分析を終えるまでに1h 程度を要しており, 式(1)の誤 差関数を直接的に使用することはあまり適切な方法とは 言えない. Fig. 7 は、式(1)に今回の実験のように測定点ご とに拡散時間を変えた(t<sub>diff</sub>=1200s~4800s)ときの濃度プロ ファイル(●)と、拡散対接合面の測定時刻における真の 濃度プロファイル(実線)の比較である.なお、計算では D=5.0×10<sup>-9</sup> m<sup>2</sup>/sと仮定した.接合面(x=0)の両側におい て両者の差が顕著に表れ、これを再現するように拡散時間 を変えながら式(1)の関数フィッティングをすることによ り、その影響の補正が可能である.具体的な方法について は、計算の効率も含めて今後検討する.



Fig. 7 Difference of diffusion profile.

・るつぼによる X 線の吸収

るつぼ内の試料から放射された蛍光 X 線(特性 X 線) は、検出器に入るまでにるつぼの壁により吸収され、一般 にエネルギーの小さな特性 X 線ほど強く吸収される傾向 がある. るつぼによる特性 X 線の吸収が測定値に大きく影 響するため、詳細に検討する必要がある<sup>3)</sup>. 今回用いた Ag と Cu では、炭素に対する Cu の K α 線の質量吸収係数が Ag のそれよりも約 10 倍大きくなっている. 構成成分の特 性 X 線の強度比から合金組成を決めているが、るつぼ壁の 厚みの加工精度などを考慮すると、より精密な測定のため には測定するるつぼごとに検量線を作成する必要がある.

## 4. 結言

ロングキャピラリ法と蛍光 X 線分析法を用いることにより拡散による濃度の変化をるつぼ外から観察することができた.この方法を用いて Ag-Cu 合金系の拡散係数を測定したところ,過去の文献値とオーダーとしては一致が見られ,計測手法としての可能性を示すことができた.今回の結果として,その場観察とするにはいくつかの課題が明ら

かになったが、これらを克服できれば拡散係数のその場観 察の強力な手法とすることができるであろう.また、今回 の検討には含めなかったが、放射光などの強力な X 線源や 多点同時計測などを利用することも問題解決の可能性を 有している.これらの課題については、今後、実験と数値 解析の両面から検討を進める.

### 参考文献

- K. Kinoshita, Y. Arai, Y. Inatomi, T. Tsukuda, H. Miyata, R. Tanaka, K. Abe, S. Sumioka, M. Kubo and S. Baba: Int. J. Microgravity Sci. Appl., **33** (2016) 330213.
- K. Niwa, S. Kado and T. Ono: J. Japan Inst. Metal and Materials, 26 (1962) 726 (in Japanese).
- T. Ujihara, G. Sazaki, S. Miyashhita, N. Usami and K. Nakajima: Jpn. J. Appl. Phys., **39** (2000) 5981.
- 4) M. Shiinoki, Y. Ando, H. Fukuda, S. Suzuki and T. Masaki: Int. J. Microgravity Sci. Appl, **35** (2018) 350403.
- 5) T. Ejima and T. Yamakura: Table 4-3 in "Handbook of Ceramics and Composit", p.601, Marcel Dekker (1990).
- T. Itami, A. Mizuno, H. Aoki and S. Yoda: J. Jpn. Soc. Microgravity Appl, 17 (2000) 64.