# IMA による Ni 中 Cu, Al の拡散係数の研究

羽 坂 雅 之\* ・古 瀬 辰 治\*\* 渡 辺 哲 也\*\*\*・内 山 休 男\* 古 賀 秀 人\*

# IMA Analysis of Diffusion Coefficients of Cu and Al in Ni

by

# Masayuki HASAKA\*, Tatsuji FURUSE\*\*, Tetsuya WATANABE\*\*\*, Yasuo UCHIYAMA\* and Hideto KOGA\*

With a secondary-ion micro-analyser (IMA), diffusion coefficients of Cu and Al in polycrystalline Ni were investigated for temperatures ranging from 1269K to 723K, namely from  $0.72 T_m$  to  $0.42 T_m$ , where  $T_m$  is a melting point of Ni. The activation energies and the frequency factors of lattice diffusion observed at high temperature were :

---  $Q_i = 256 \text{kJ/mol}, \quad D_0 = 0.52 \text{cm}^2/\text{s}$  above 919K for Cu,

 $--Q_i = 244$ kJ/mol,  $D_0 = 0.24$ cm<sup>2</sup>/s above 938K for Al.

These activation energies agreed well with the values which were theoretically estimated from energies of vacancy formation and atom migration. The activation energies and the frequency factors of the short circuit diffusion observed at low temperature were :

 $-Q_i = 67 \text{kJ/mol}, \quad D_0 = 1.4 \times 10^{-11} \text{cm}^2/\text{s}$  below 872K for Cu,

 $-Q_i = 90 \text{kJ/mol}, \quad D_0 = 1.2 \times 10^{-9} \text{cm}^2/\text{s}$  below 919K for Al.

#### 1. 緒 言

種々の固体中での原子の拡散係数  $D_i$ を決定するこ とは内部構造を理解するためにも物性を改良するため にも重要である.このため今日まで,施盤による精密 切削法や SiC 紙によるグラインディング法などを用 いて  $D_i$ の測定が活発になされてきた.しかしながら, 従来のこれら方法では  $10^{-12}$ cm<sup>2</sup>/sよりも大きな  $D_i$ し か測定できないので,拡散速度の遅いものについては 融点の0.7倍程度以下の比較的低い温度での  $D_i$ を求 めることは困難である.

ところで、最近発展してきたイオンマイクロアナラ

イザー (IMA) は原子層単位のスパッタリングを行 い,これと平行して質量分析を行うための機能を兼ね 備えているので,原子の拡散距離が短い場合でも原子 の濃度分布を調べるのに極めて有効な装置である。し たがって,IMAを用いれば $10^{-22}$  cm<sup>2</sup>/s 程度までの小 さな拡散係数  $D_i$ を測定することができ,従来知られ ていない低い温度での  $D_i$ を明らかにすることが可能 である<sup>1)-10</sup>.

本研究では IMA を用いて融点の0.42倍までの低い 温度での Ni 中の Cu, Al の拡散係数 D<sub>i</sub> を求め,高い 温度で求められた D<sub>i</sub><sup>11),12)</sup> の外挿値と比較検討を行う

平成元年9月30日受理

<sup>\*</sup>材料工学科(Department of Materials Science and Engineering)

<sup>\*\*</sup>九州大学材料開発工学専攻 (Graduate Student, Materials Science and Technology, Kyushu University)

<sup>\*\*\*</sup>材料工学専攻(Graduate Student, Materials Science and Engineering)

とともに,これら原子の拡散挙動と温度の関係を明ら かにすることを目的とする.

## 2. 実験方法

純度99.95%Ni 球より面積 5×5 mm<sup>2</sup>, 厚さ 4mm の 角板状魂を切り出した後、これに1073Kで3.6ksの歪 取り焼鈍を施し, 拡散実験に用いる Ni 基板とした. つ ぎに、 φ0.5µm の Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> 粉懸濁液を用いて Ni 基板面 に鏡面仕上げを施した後,7×10-3Pa以下の真空下 で、拡散種として 99.9%Cu 又は 99.99%Al を用い蒸 着した。つづいて、拡散の過程でCu又はAlが表面か ら散逸するのを防ぐために、Cu 又は Al の蒸着に引き 続き 99.95%Ni を蒸着し,Cu 又は Al を Ni/Cu/Ni 又 は Ni/Al/Ni のサンドイッチ状に挾み込んだ。この場 合Cu又はAlの蒸着とNiの蒸着を連続的に行える よう, Fig.1に示すように加熱源を2個もった真空蒸 着装置を使用した. このようにして Cu 又は Al と Ni を連続的に蒸着した Ni 基板を試料としてそれぞれを 石英管に真空封入した後,1269K~722Kで1.2ks ~3370ks 焼鈍することによって中央の Cu 又は Al を 両側の Ni 中へ拡散させた. その後, これら熱処理を施 した試料について、日立製 IMA-2A 型イオンマイクロ アナライザーを用い,1次イオンO2+,加速電圧15kV の条件で試料をスパッタリングしながら Cu 又は Al のイオン強度を試料表面からの距離の関数として求め



Fig. 1 Substrate Ni was coated with Cu or Al, and then with Ni.

た. ただし, 試料表面からの距離はスパッタリングの 平均速度にスパッタリング時間を乗じることによって 得られるとした. ここで, スパッタリングで生じたク レーター内外の点間距離が±45°傾けた場合に走査電 子顕微鏡による投影写真上で変化することを用いてス パッタリング終了後のクレーターの深さを求め, ク レーターの深さをスパッタリング時間で割ることによ りスパッタリングの平均速度を求めた.また,10μmの 厚さの Ni フィルムにスパッタリングを施し, 穴があ くまでの時間で Ni フィルムの厚さを割ることによっ てもスパッタリング速度を求めた.

### 3.実験結果と検討

Table 1 は走査電子顕微鏡および Ni フィルムを用 いて求めたクレーターの深さの測定値を示す. Ni フィ ルムを用いて測定した場合の方が走査電子顕微鏡を用 いて測定した場合よりもクレーターの深さはおおよそ 1.15倍大きい. 拡散係数は拡散距離の 2 乗に比例する ので,この1.15倍の相違により拡散係数に約30%の相 違が生じることになる.本研究では以後クレーターの 深さの測定に実験的に容易なように Ni フィルムを用 いる方法を採用して試料表面からの距離を算出するの で,求めた拡散係数にはこの程度の小さい誤差を含む 可能性がある.

Fig.2 は本実験により得られたデータの例として, 焼鈍前および1120Kで3.6ks焼鈍した場合の試料表 面からの距離とCuイオン強度との関係を示す.ただ し,種々の要因に基づくイオン強度の変動を補正する ために,測定したイオン強度*Icu*を全イオン電流*Icotal* で割った値をイオン強度として図示した.両方の試料 ともイオン強度に極大値が現われているのは試料が Ni/Cu/Niのサンドイッチ状のためである.焼鈍前に はNiとCuの両方の界面でイオン強度は急に変化し 拡散が起こっていないこと,焼鈍後にはイオン強度は

Table 1 Crater depth obtained by two methods. Crater depth was measured by using SEM images seen at different angles. Crater depth was estimated from multiplying the time of sputtering each sample by the sputtering velocity which was given by using a Ni foil.

Sample Method	$1035K \\ \times 49.2ks \\ (\mu m)$	938K ×1220ks (μm)
SEM	8.4	1.2
Ni Foil	9.6	1.4



Fig. 2 Variation of the intensities of Cu ion with the depth of Ni  $I_{tota1}$  is total of ion current.



Fig. 3 Logarithmic plot of intensities of Cu and Al ions versus  $x^2$ .

なだらかに変化し拡散が両側に進行していることがわ かる

イオン強度が極大値をとる位置を拡散距離が 0 であ る点すなわち原点とすると, t 秒間拡散した場合の Cu 又は Al の濃度 C と拡散距離 x との関係は Fick の方 程式

$$\frac{\partial C}{\partial t} = D_i \frac{\partial^2 C}{\partial x^2} \tag{1}$$

の解

$$\ln C = \ln \frac{K}{\sqrt{\pi D_i t}} - \frac{x^2}{4D_i t} \tag{2}$$

により与えられる<sup>3)</sup>. ここで K は定数であり, Cu又は Al の濃度 C がイオン強度 I に比例するとすれば, (2)式よりイオン強度の対数  $\ln I$  と拡散距離の 2 乗  $x^2$  は直線関係となり,その勾配は  $-1/4D_{it}$  に等しい ので,これより拡散係数  $D_i$  を求めることができる.

Fig. 3 は Cu 又は Al のイオン強度の対数  $\ln I$  と拡 散距離の 2 乗  $x^2$  との関係を示す. 図より  $\ln I$  と  $x^2$  の 間には直線関係が成立しており, 拡散係数  $D_i$  が求め られることがわかる.

Fig.4は1nIとx<sup>2</sup>の直線の勾配より求めたNi中 Cu および Al の拡散係数  $D_i$  の温度依存性を示す。Cu の拡散係数は1269K~919Kの領域では1327K以上に おいて従来得られている値11)からの外挿値に近い値 となり,919Kよりも低い領域では外挿値よりも大きい 値となる。同様に、Alの拡散係数は1269K~938Kの領 域では1473K以上において従来得られている値<sup>12)</sup>か らの外挿値に近い値となり,938Kよりも低い領域では 外挿値よりも大きい値となる. Ni 中での Cu および Alの拡散係数が919Kおよび938K以上で高温からの 外挿値にほぼ一致することは IMA を用いて拡散係数 を十分に求めることが可能なことを示すとともに、こ れら温度領域で後述するように格子拡散が起こってい ることを示している。また、919Kおよび938Kよりも 低い温度でCuおよびAlの拡散係数が高温からの外 挿値よりも大きくなることは、多くの金属で確かめら れている13)ように、これら温度領域で転位あるいは粒 界での拡散が支配的であることによると考えられる。 このことを確かめるために走査電子顕微鏡観察を行っ た結果,本研究で用いた Ni は 10µm~20µm の結晶粒 サイズの多結晶であることが判明したので、このよう な拡散が低い温度で起こっても不思議ではない。さら にこのことは、近々発表するように本実験で用いた Ni を高温で十分に焼鈍することによって転位あるいは粒 界を減少させた場合,低い温度での拡散係数が本実験



Fig. 4 Arrhenius representation of the diffusion coefficients of Cu and Al in Ni.

値よりもさらに小さくなることによって確認された。 Table 2 は Cu および Al の拡散係数をアレニウス タイプの式

$$D_i = D_0 e^{-Q_i/RT} \tag{3}$$

により表わした場合の頻度因子  $D_0$  および拡散のため の活性化エネルギー  $Q_i$ を示す.  $D_0$  および  $Q_i$  の値は Cu に対しては919K以上で従来の値<sup>11)</sup> とほぼ一致し これよりも低い温度で小さく、Al に対しては938K以 上で従来の値<sup>12)</sup> とほぼ一致し、これよりも低い温度で 小さくなっている.

Ni中のCu又はAlの拡散が格子拡散,すなわち空 孔を媒介とする原子移動機構に基づくと考えると,拡 散係数は

$$D_{i} = D_{0}e^{-E_{v}/RT}e^{-E_{i}/RT}$$
(4)

Table 2 Arrhenius parameters of Cu and Al diffusion in Ni.

	T/K	$D_0/{\rm cm}^2  s^{-1}$	Q/kJmol <sup>-1</sup>	
Cu	919~1269	0.52	256	this work
	$722 \sim 872$	$1.4 \times 10^{-11}$	67	this work
	$1327 \sim 1632$	0.57	258	Kadoma et al.11)
Al	938~1269	0.24	244	this work
	722~919	$1.2 \times 10^{-9}$	90	this work
	1116~1623	1.6~1.8	257~259	Akimova et al.12)

により与えられる. ここで  $D_0$  は aを格子定数,  $\nu$ を原 子振動数, Fを拡散の相関係数とすると  $a^2 \nu F$  に等し く, F は  $F_0 e^{-q_F/kT}$  と書ける. また  $E_v$  は Ni 中の空孔 形成エネルギーであり,  $E_i$  は Cu 又は Al の移動エネ ルギーである.  $E_v$  は Ni の自己拡散のための活性化エ ネルギーを  $Q_{Ni}$ \* とすると経験的に

$$E_v = 0.57 Q_{Ni}^*$$
 (5)

により与えられる<sup>14)</sup>.  $E_i$ はサドルポイントおよび格子 点上での最近接原子間相互作用エネルギー  $s_{k\ell}$ ,  $v_{k\ell}$ (k,  $\ell$  = Cu, Al, Ni)のみを考慮し, Cu 又は Al を A と記すと

$$E_i = 4s_{ANi} - 12v_{ANi} \tag{6}$$

により与えられる.また,Aの自己拡散のための活性 化エネルギーを  $Q_A^*$ ,Aおよび Niの自己拡散のため の移動エネルギーを  $E_A^*$ , $E_{Ni}^*$ とすると, $E_A^*$ および  $E_{Ni}^*$ は

$$E_A^* = 0.43 Q_A^* = 4s_{AA} - 12v_{AA} \tag{7}$$

$$E_{Ni}^* = 0.43 Q_{Ni}^* = 4 s_{NiNi} - 12 v_{NiNi}$$
(8)

により与えられる。ここで規則化エネルギーを

$$v = \frac{v_{AA} + v_{NiNi}}{2} - v_{ANi} \tag{9}$$

$$s = \frac{s_{AA} + s_{NiNi}}{2} - s_{ANi} \tag{10}$$

と定義すると, (6)~(8)式より

$$E_i = 0.43 \left( \frac{Q_A^* + Q_{Ni}^*}{2} \right) - 4s + 12v \tag{11}$$

を得る.したがって A が拡散するためのエネルギーは (3),(5),(11)式より次式で与えられる.

$$Q_{i} = E_{v} + E_{i}$$
  
= 0.57 Q<sub>Ni</sub>\* + 0.43  $\left(\frac{Q_{A}* + Q_{Ni}*}{2}\right)$ 

$$-4s + 12v$$
 (12)

ここで、-4s+12v = 0と仮定すれば(12)式よりAおよび Niの自己拡散の活性化エネルギーを用いて $Q_i$ を求めることができる.

Cu, Al, Ni の自己拡散の活性化エネルギーをそれぞ  $n Q_{cu}^* = 211.4 \text{ kJ/mol}, Q_{A1}^* = 142.3 \text{ kJ/mol}, Q_{Ni}^*$ = 284.7kJ/mol とすると14)15), Ni 中の空孔形成エネル ギーは(5)式より  $E_v = 162.3 \text{ kJ/mol}$ , Ni中Cuおよ び Al の移動エネルギーは(11)式より  $E_i = 106.7 \text{kJ}/$ mol および 91.8kJ/mol, Ni 中 Cu および Al の拡散の ための活性化エネルギーは(12)式より  $Q_i = 269.0 \text{kJ}/$ mol および 254.1kJ/mol と計算できる。Qiのこれら 値はCu, Al に対して919K, 938K以上の温度領域で実 験的に得られた値と近く、Cu に対して 13kJ/mol, Al に対して 10kJ/mol 異なるのみである。計算結果と実 験結果とで Qi に若干の誤差しか生じなかったことは (12)式において -4s+12v = 0 とおいた仮定が適当 であったことを示す.また、このことは相関係数 Fの 温度依存性は小さく、 $Q_F = 0$ が成立し $D_0$ の温度依存 性を考慮しなくても良いことを示すとともに, Cu, Al の拡散は919K,938K以上で前述のように格子拡散に 基づくことを裏付けている.

## 4. 結 言

イオンマイクロアナライザー(IMA)を用いて、従 来求められていたよりも低い温度領域<sup>11)12)</sup>における Ni中 Cu および Al の拡散係数の温度依存性を求め、 次の結果を得た。

- a) 1269K~919KでのCuの拡散係数,および1269K
   ~938KでのAlの拡散係数は格子拡散に基づき,
   10<sup>-11</sup>から10<sup>-14</sup>cm<sup>2</sup>/s程度の小さな値であった。
- b) 919Kよりも低温でのCuの拡散係数,および938 Kよりも低い温度でのAlの拡散係数は格子欠陥に よる短回路拡散に基づくと解釈され,高温からの外 挿値よりも大きくなる傾向を有し約10<sup>-14</sup>cm<sup>2</sup>/sよ りも小さな値であった。
- c) Cu, Al, Ni の自己拡散の活性化エネルギーを用い て空孔形成エネルギー,原子移動エネルギーを算出

し、Ni中Cu,Alの拡散の活性化エネルギーを見 積った結果は919Kおよび938K以上で得られた本実 験の結果とほぼ一致した。

#### 参考文献

- W. T. Petuskey: Nontraditional Methods in Diffusion, The Metallurgical Society/AIME, (1984), 179.
- F. Degreve, N. A. Thorne and J. M. Lang, J. of Materials Science, 23 (1988), 4181.
- P. Dorner, W. Gust, B. Predel and U. Roll: Phil. Mag., A49 (1984), 557.
- K. Ahlborn and W. Schröter: Phil. Mag., A48 (1983), 661.
- K. Kanada, S.Shinoyama and A. Katsui: J. Appl. Phys., 55 (1984), 2881.
- D. Mathiot and G. Edelin : Phil. Mag., A41 (1980), 447.
- J. Verlinden and R. Gijbels : Adv. Mass. Spectrom., 8A (1980), 485.
- R. Döhl, M. P. Macht and V. Naundorf: Phys. Status Solidi (a), 86 (1984), 603.
- W. Gust, C. Ostertag, B. Predel and U. Roll: Phil. Mag., A47 (1983), 395.
- P. Dorner, W. Gust, M. B. Hintz, A. Lodding, H. Odelius and B. Predel: Acta Metall, 28 (1980), 291.
- 11) 門間,須藤,及川:日本金属学会誌,28 (1964), 192.
- 12) I. A. Akimova, B. M. Mironov and A. V. Pokoev: Izv. V. U. Z. Tsvetn. Metall, 5 (1985), 111.
- L.A. Girifalco 著,北田訳:結晶中の原子の拡散 (1980),187,共立出版.
- V. Srikrishnan and P. J. Ficalora : Met. Trans, 6A (1975), 2095.
- 15) 日本金属学会編:金属データブック (1974), 24, 丸善.