# REM含有超耐熱合金へのESR法の適用

Application of ESR Process to REM Containing Superalloys

恩田靖久\* Yasuhisa Onda 木原 茂\* Shigeru Kihara 高知尾 清孝\*\* Kiyotaka Takachio

希土類元素を添加した超耐熱合金へESR法を適用するにあたり、希土類フッ化物を主配合とし、 酸化物を配合しないESRスラグを用いることによって、希土類元素の添加が可能となった。ESRス ラグ中の希土類フッ化物の配合濃度を変化させることにより、ESR鋼塊中の希土類元素濃度の制御 が可能になった。

During the Electro-Slag-Remelting (ESR) process applying to superalloys, the addition of the rare earth metal (REM) became possible by using rare earth fluorides and calcium fluorides in the ESR slag without any oxides. By controlling the amount of REM fluorides in the ESR slag, it became possible to control the concentration of REM in ESR ingots.

●Key Word:エレクトロスラグ再溶解法,希土類元素,超耐熱合金

R&D Stage : Mass-production

## 1. 緒 言

エレクトロスラグ再溶解法(ESR法:Electro-Slag-Remelting Process)は、非金属介在物の低減、炭化物の 均一化と微細化、偏析の低減などに有効な溶解法で、特に 高性能、高信頼性が要求される材料の溶製に用いられる。 また、超耐熱合金の熱間加工を容易にする目的でESR法 を用いる事例も多く<sup>1)~5)</sup>、これは主として極低硫化と組 織の均一微細化による改善効果を期待するものである。 ESR法の構成を図1に示す。ESR法は電気炉、誘導炉な どで製造した消耗電極を水冷鋳型内の溶融スラグに浸漬し て通電する際、スラグに発生するジュール熱によって消耗 電極先端を溶解し、水冷鋳型内で積層凝固させることに よって、均質な鋼塊を製造する方法である。

日立金属は、活性元素を含有する超耐熱合金の一部を ESR法により造塊しているが、活性元素の成分変動や偏析 を抑制して均一化することが品質を確保するうえで重要で ある。特に、酸素との親和力が強い希土類元素(REM: Rare Earth Metal)の制御は容易でなく、REMを含む超 耐熱合金の製造にESR法が適用された例は少ない。これ は、一般にESR法は、スラグ精錬であり、かつオープンプ ロセスであるために、REMはESRプロセス中において酸 化され、消耗電極中の含有量に比較して20%内外の量し か残存せず、その残存量も安定しないためである。 本報告は、REMを含有した超耐熱合金をESR法で製作 する方法の改善に関して、スラグ組成を適切に選定するこ



図1 ESR法の構成 Fig. 1 Configuration of ESR process

- \* 日立金属株式会社 特殊鋼カンパニー
- \*\* 日立金属株式会社 軟磁性材料カンパニー

\* Soft Magnetic Materials Company, Hitachi Metals, Ltd.

Specialty Steel Company, Hitachi Metals, Ltd.

とにより、REM含有量の制御を実用レベルまで高めたこ とに関するものである。

## 2. 実験方法

## 2.1 供試鋼の成分

実験に供した合金(Alloy188)の代表成分を**表1**に示 す。REMとしてLa(ランタン)を含有したCo基合金であ り,ESR用の消耗電極は真空誘導炉にて製造した。

#### 表1 供試鋼Alloy188の成分 (mass%)

Table 1 Chemical composition of Alloy188 (mass%)

С	Ni	Cr	W	Со	AI	La
0.07-0.12	23.00-24.00	23.00-24.00	15.00-16.00	bal.	0.20-0.30	0.03-0.05

#### 2.2 ESR設備

実験に使用したESR設備の仕様を表2に示す。

#### 表 2 ESR 設備仕様

Table 2 Specifications of ESR apparatus

項目	仕様
電源容量(kVA)	800
定格電流(A)	12,000
定格電圧(V)	70
電極駆動装置	チェーンドライブ式
モールド	固定式

## 2.3 ESR操業条件

ESR 操業条件を表3に示す。

表3 ESR操業条件

項 目	ESR操業条件
スラグ組成	別記(後述)
スタート方法	コールドスタート法
溶解雰囲気	不活性ガス(Arガス)雰囲気
消耗電極溶製	VIM(真空誘導溶解法)
消耗電極質量	1トン
	表面黒皮除去

## 3. 実験結果

#### 3.1 予備実験

ESR法におけるREM含有量の制御方法には、スラグ組成の選定と溶解雰囲気制御の2種類がある。前者のスラグ 組成に関してはLaの歩留に影響するため、各種スラグ組成に関して適否の検討を行った。詳細はESR前後での成分 変動を調べた結果とあわせて後述する。



図 2 シール法の概要(a)Arガスシール法(b)液体Arシール法 Fig. 2 Schematic sealing method: (a) Ar-gas sealing (b) liquid-Ar sealing

まず溶解雰囲気の影響を調査するために,不活性ガス (Ar) 雰囲気中での溶解と大気中での溶解を比較して上記 の検討を行った。Ar雰囲気にするためのシール方法につ いては図2(a),(b) に示す2種類の方法を検討した。図 2(a) に示すArガスシール法は,モールド上部を密閉し ノズルを介してArガスを吹き込み,モールド内をAr雰囲 気とする方法で,モールド内の酸素濃度は0.5%以下とな る。一方,図2(b) は本研究で採用した液体Arシール法 であり,前述のArガスの代わりに液体Arを焼結金属製の 噴出ノズルを介して滴下させ,溶融スラグの表面直上で気 化させることによって,スラグを大気と遮断する方法であ る。Arガスシール法に比べてシール度が高いことが特長で ある。再溶解雰囲気の違いによるLa,N,O含有量の変動 を表4に示す。

表 4 再溶解雰囲気とLa, N, O含有量の変動 Table 4 Change of atmosphere and chemical composition

	玉凌忽雨回左	化	:学成分(mass <sup>e</sup>	%) [N], [0	) [N], [O]はmass-ppm		
	冉冶胜芬田丸		La	[N]	[O]		
	+=	消耗電極	0.12	21	6		
	人丸	ESR鋼塊	0.03	110	41		
	Arガス	消耗電極	0.10	22	3		
		ESR鋼塊	0.03	25	40		
	液体Ar	消耗電極	0.04	25	9		
		ESR鋼塊	0.01	28	26		

再溶解雰囲気の差異によるLaおよび酸素濃度に有意差 は見られないが、窒素濃度の変動幅には大きな差が見られ た。Ar雰囲気にして大気と遮断することによって、大気 からの窒素ピックアップが大幅に抑制されている。した がって、大気からの遮断に関してはシール効果が発揮され ており、スラグの酸化も抑制されていると考えられる。一 方、Arシール方法の違いによる有意差は見られなかった。

したがって、Laの含有量制御に関しては溶解雰囲気よ りもスラグ組成に大きく依存していると考えられ、シール 方法はArガスシールで十分なことが確認できたので、次 にESRスラグ組成について調べた。

表5に予備実験に用いたESRスラグ組成と,消耗電極およびESR鋼塊中の成分分析値をまとめて示す。実験では,REMをLaとし,スラグ中への添加はLaのフッ化物であるLaF<sub>3</sub>を使用した。なお,スラグ組成以外のESR溶解条件は同一とした。

表 5 ESRスラグ組成とAI, La, O含有量の変動 Table 5 Change in slag composition and chemical composition

No	スラ	グ組成	(mass	%)	化学成分(mass%) [O]はmass-ppm			
INO.	$CaF_2$	Al <sub>2</sub> O <sub>3</sub>	CaO	LaF₃		Al	La	[O]
-	50	10	10		消耗電極	0.22	0.04	7
1	53	13	13	21	ESR鋼塊	0.22	0.01	21
	33	14	14 39	39	消耗電極	0.26	0.10	3
2					ESR鋼塊	0.30	0.03	40
3	33	33 14	14	39	消耗電極	0.24	0.12	6
					ESR鋼塊	0.27	0.03	41

試料No.1は、CaF<sub>2</sub>-Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-CaO系の基本三元系スラグに 21 mass%のLaF<sub>3</sub>を添加したものであるが、Laの含有量 は消耗電極中の含有値0.04 mass%に対して、ESR鋼塊中 では0.01 mass%と1/4に、すなわちESR後のLa歩留は 25%になった。図3に、試料No.1のESRスラグ中のLa量 の変動を示す。ESR鋼塊の底部(Bottom)から鋼塊の頂 部(Top)にかけて、ESR鋼塊の表面に付着していた、い わゆるスキンスラグ中のLa濃度は、配合La濃度(15 mass%)に比べて増加しており、LaがESRスラグ中へ移



図3 予備実験材のスラグ成分変動(試料No.1)

Fig. 3 Change in slag composition in preliminary experiment (Sample No. 1)

行していることがわかる。一方,ESR鋼塊の酸素量は消耗 電極の酸素値7 ppmに対して,21 ppmと3倍に増加して いる。これは,Laは酸素との親和力が大きいためESR時 に酸化物となり,一部はスラグに移行するが,残りは溶鋼 から分離されないままESR鋼塊中に酸化物として残存して いることを示唆している。

試料No.2とNo.3は、LaF<sub>3</sub>の配合量を39 mass%に増量 し、消耗電極のLa含有量も増量してESRを行ったもので あるが、Laは1/3~1/4の0.03 mass%に減少した。ESR 時のLa歩留自体は試料No.1と大差なく、25~30%であっ た。また、試料No.2およびNo.3では、ESR鋼塊中のAlの 含有量が消耗電極中のそれよりも増加していることから、 ESRスラグ中のAl<sub>2</sub>O<sub>3</sub>を消耗電極中のLaが還元している と考えられる。一方、ESR鋼塊中の酸素量についても試料 No.1と同様に、消耗電極中のそれよりも増加しており、こ れは前述したように、ESR時に酸化物となった成分が鋼塊 中に残存したためと考えられる。

以上の結果, CaF<sub>2</sub>-Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-CaO系の基本三元系スラグに Laを添加したスラグを用いてESRを行った場合, 雰囲気 中の残留酸素およびスラグ中の酸化物との酸化還元反応に より, Laの歩留が低下し, かつAl量が変動し酸素量が増 加するなどの変化が起こるので, 鋼塊中の各元素の成分制 御を精度よく行うことは容易でないと確認された。

#### 3.2 本実験

前述の予備実験結果から、スラグ組成を大きく変えた溶 解実験を行った。すなわち、通常使用されている酸化物ス ラグを使用しないことを試みた。その際、予備実験と同様 にLaF<sub>3</sub>を用いて、実質的に酸化物を含まないスラグ組成 でESRを行った。酸化物を含まないスラグ組成では、ESR プロセスの熱源となるジュール熱が不足するために、溶解 の安定性が失われる懸念があったが、ESR 操業パラメータ の最適化を行って溶解の安定性を確保した。その溶解実験 結果を一括して**表6**に示す。

No	スラ	グ組成	(mass	%)	成分(r	mass%)	[O]はmass-ppm	
INO.	$CaF_2$	$AI_2O_3$	CaO	LaF <sub>3</sub>		Al	La	[O]
4	-	_		- 100	消耗電極	0.22	0.04	10
4			_		ESR鋼塊	0.22	0.07	15
F	_				消耗電極	0.22	0.05	6
5	_	_	_	100	ESR鋼塊	0.22	0.08	15
6		_	_	100	消耗電極	0.24	〈0.01	6
6					ESR鋼塊	0.23	0.07	13
7				消耗電極	0.22	0.05	6	
1	15	_	_	85	ESR鋼塊	0.22	0.05	16
					消耗電極	0.22	0.05	6
0	30	_		70	ESR鋼塊	0.22	0.05	20

表 6 酸化物を使用しないスラグ組成とAI, La, O含有量の変動 Table 6 Change in slag composition and chemical composition

試料No.4およびNo.5はLaF<sub>3</sub>を100 mass%配合したもの であり,これにより消耗電極中のLa含有量はESR鋼塊の それよりも0.03 mass%増加した。ESR鋼塊の長さ方向と 径方向へのLa成分の偏析は見られなかった。Alについて はESR前後で変動が確認されず,酸素量は5~9 ppm増加 しているが,予備実験の結果と比較して,その増加量は小 さい。図4に試料No.4のESRスラグ中のLa量の変動を示 す。ESR鋼塊の底部(Bottom)から頂部(Top)にかけ て,ESR鋼塊の表面に付着していたスキンスラグ中のLa 濃度は,配合La濃度に比較して少なく,このことから ESRスラグ中のLaがESR鋼塊中へ移行していることがわ かる。

消耗電極にLaを添加していない試料のESR中の挙動を 調べるために、La無添加の消耗電極を用い、LaF<sub>3</sub>を100 mass%含有したスラグでESRを行った結果を試料No.6と して示す。LaはESR鋼塊で0.07 mass%まで増加しており、 消耗電極中にLaを添加しなくても、ESR鋼塊中にLaを添 加できることを確認した。ここでも、予備実験結果と比較 してAlの変動はESR前後でほとんどなく、酸素量は7ppm しか増加しない。

一方、LaF<sub>3</sub>を100 mass%含有するスラグでESRを行った場合、La含有量が必要以上に高くなる可能性があるので、LaF<sub>3</sub>スラグに希釈剤を添加してLa含有量を制御する方法の可否を検討した。希釈剤としてCaF<sub>2</sub>を15 mass%および30 mass%添加してESRを行った結果を試料No.7およびNo.8として示す。いずれの試料も共にESR鋼塊中のLa含有量は消耗電極のLa含有量に対して、変動が確認されなかった。しかし、CaF<sub>2</sub>を30 mass%添加した試料No.8の場合、鋼塊中の酸素量の増加が過剰であり、介在物による品質の悪化が懸念される。



図4 実験溶解材のスラグ成分変動(試料No.4) Fig. 4 Change in slag composition of sample No. 4

## 4. 考察

#### 4.1 ESRプロセス中のLaの挙動

Laは酸素との親和力が強いため、予備実験で示したと

おり、CaF<sub>2</sub>-Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-CaO系の基本三元系スラグを用いた場合(試料No.1~No.3)、LaはESRスラグ中に配合した形態で残存するか、またはESRスラグ中に配合した酸化物(Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>)や、不純物として含まれる酸化物(SiO<sub>2</sub>)と以下の式で示す反応を起こすものと考えられる。

$$2 [La] + (Al_2O_3) \rightarrow (La_2O_3) + 2 [Al]$$
(1)

$$4 [La] + 3 (SiO_2) \rightarrow 2 (La_2O_3) + 3 [Si]$$
(2)

この反応により、LaはESRスラグ中のAl<sub>2</sub>O<sub>3</sub>やSiO<sub>2</sub>を 還元し、自身は酸化されて酸化物La<sub>2</sub>O<sub>3</sub>となり、この状態 でスラグ中に残存し、その結果、図3に示すような、スラ グ中のLa濃度の増加をきたす。試料No.2についてESR後 のスラグのX線回折による調査を行ったところ、ESRスラ グ中にはLaの酸化物が検出された。また、前述のとおり ESR後の鋼塊中におけるAl含有量が増加していることな どから、上記反応が起こっていることは明らかである。

一方,試料No.4~No.6では,LaF<sub>3</sub>を主配合としたESR スラグを用いてESRを行った結果,LaF<sub>3</sub>を100 mass%配 合した場合には,ESR鋼塊中のLa含有量が消耗電極のそ れよりも増加した。このことから,Laの供給源がESRス ラグであることを明らかにした。さらに試料No.4について もESR後のスラグのX線回折による調査を行ったところ, スラグ中にAIF<sub>3</sub>が検出された。このことから,次の式に示 す反応が起こったものと考えられる。

$$[Al] + (LaF_3) \rightarrow [La] + (AlF_3)$$
(3)

フッ化物に関しては熱力学的データが不足しているの で、平衡論上の検討を加えることはしないが、ESR前後で のLaとAlの収支計算を行うと、試料No.4の場合、(3)式 の右辺、すなわち鋼塊中のLa含有量は0.03 mass%(質量 0.270 kg)、左辺であるスラグ中のAl含有量は0.138 mass% (質量0.055 kg)である。LaとAlの原子量の比は、La: Al = 5.15:1であり、試料No.4の場合にあてはめて計算す ると、La:Al = 270:55 = 4.91:1となり、原子量比と ほぼ一致する。この計算結果から、(3)式の反応により、 Laが鋼塊中に移行したものと考えられる。

また, 試料No.7~No.8ではLaF<sub>3</sub>を主配合とし, CaF<sub>2</sub> を15~30 mass%添加してESRを行った結果, ESR鋼塊 中のLa含有量は共に消耗電極中のLa含有量に対して, 変 動がなかった。これは, (3) 式の反応が進む一方, (2) 式で 示した反応によって, Laは添加したCaF<sub>2</sub>に含まれる約1 mass%のSiO<sub>2</sub>を還元し, 結果として, Laの収支をゼロと したものと考えられる。

#### 4.2 Laの存在形態

本合金でのLaの役割は、高温での耐酸化性を高めるこ とにある。これは、高温・腐食性雰囲気下において、La が緻密な酸化皮膜を形成する性質を有することによってお り、その効果を発現するためには、Laは合金中に金属La として存在しなければならない。そこで、実験材の鋼塊中 におけるLaの存在形態について考察する。

Laは酸素のみならず、Sとも親和力が強いので、Laは次 に示す反応により、合金中のこれらと結合する。

 $2 [La] + 3 [O] \rightarrow (La_2O_3) \tag{4}$ 

 $[La] + [S] \rightarrow (LaS) \tag{5}$ 

La<sub>2</sub>O<sub>3</sub>として存在するLaの質量比は,酸素の約5.8倍で あり,LaSとして存在するLaの質量比は,Sの約4.3倍で あるから,これらの和を超えるLaは金属Laとして存在す ると考えられる。この前提で,金属Laの質量比を計算し た結果を表7に示す。計算上,消耗電極ではいずれも金属 Laが存在している一方,ESR後については,予備実験の 試料No.1に金属Laは存在せず,鋼塊中のLaはすべて酸化 物および硫化物として存在する。また,予備実験の試料 No.2~No.3では金属Laが存在するが,その割合は無視し うる程度である。一方,試料No.4~No.8では,金属Laが 多い計算結果となっている。

表7 La量 (mass%) と酸素量およびS量 (mass-ppm) Table 7 La content (mass%), oxygen, and sulfur content (mass ppm)

No.		消	耗電極		ESR後				
	La	[0]	[S]	金属La量	La	[O]	[S]	金属La量	
1	0.04	7	5	0.034	0.01	21	3	∆0.003	
2	0.10	3	10	0.094	0.03	40	7	0.004	
3	0.12	6	10	0.112	0.03	41	5	0.004	
4	0.04	10	12	0.029	0.07	15	12	0.056	
5	0.05	6	10	0.042	0.08	15	10	0.067	
6	〈0.01	6	10	〈0.002	0.07	13	10	0.058	
7	0.05	6	10	0.042	0.05	16	10	0.036	
8	0.05	6	10	0.042	0.05	20	10	0.034	

試料No.2~No.3のように、Laを多量に添加した消耗電 極を、CaF<sub>2</sub>-Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-CaO-LaF<sub>3</sub>系のスラグを用いてESRを 行った場合でも、La含有量を目標範囲内に入れることは できる。しかし、ESR鋼塊中のLaは、ほとんどが酸化物 および硫化物とみられるので、高温耐酸化性に寄与する効 果は期待できない。一方、試料No.4~No.8の方法では、 高温での耐酸化性に必要な金属Laが安定して得られるよ うに制御することが可能となる。

## 5. 結 言

- (1) REM フッ化物を主配合とし,酸化物を配合しないス ラグを用いてESRを行うことによって,REMの添加が 可能となった。
- (2) REM フッ化物の配合濃度により、ESR鋼塊中のREM 濃度の制御が可能となり、実質的にREMを含まない消 耗電極を用いた場合でも、鋼塊中へのREMの添加が可 能となった。
- (3) 反応式量から,高温での耐酸化性に必要な金属Laが 鋼塊中に安定して得られるように制御する方法を提案 した。

## 引用文献

- Pridgeon J.W. et al.: Transactions of Vacuum Metallurgy Conference, American Vacuum Society, New York, (1968), p.525.
- 2) Harlow R.L. et al. : NASA Contr.Rept., CR-72726, (1970)
- Cook R.A. et al. : Proc.Third International Symposium on Electroslag and Other Special Melting Technology, A.S.M and Mellon Institute, Pittsburgh, (1972), Part1, p.42.
- 4) Dai Tongfu et al. : Effect of ESR on Constitution nearby Grain Boundary in a Co-Base Superalloy, Acta Metallurgica Sinca, 20 (1984), No.1, p.A47.
- 5) R.H.Nafziger et al. : Electroslag Remelting of Cobaltbase Superalloys, Cobalt, 4 (1974), p.79.



**恩田 靖久** Yasuhisa Onda 日立金属株式会社 特殊鋼カンパニー 安来工場



木原茂 Shigeru Kihara 日立金属株式会社 特殊鋼カンパニー 安来工場



高知尾 清孝 *Kiyotaka Takachio* 日立金属株式会社 軟磁性材料カンパニー 安来工場 技術士(金属)