

(討7) 溶鋼のシリコン脱酸反応機構について

日本鋼管技術研究所 宮下芳雄

1. まえがき 溶鋼の脱酸反応機構の解明は理論的意味だけではなく、実用的見地からも強く望まれるが、工程の複雑さのために試みは期待されるほどには進んでいない。脱酸した鋼中に残存する物の量、存在形態は使用する脱酸剤の種類、量、方法、溶鋼の初期酸素量、凝固条件などによつて大きく左右される。しかし脱酸工程でまず第一にはつきりと必要な必要があるのは、脱酸剤添加による溶鋼中全酸素の減少速度を支配する機構であり、そのさうの酸素の形態である。この過程を明確にすることはなしに、凝固条件などが介在物の存在形態に与える影響を論することはできない。本報告では、代表的な脱酸剤であるSiを用いた場合を主としてとりあげ、この問題を解明し、整理することを試みた。

溶鋼中の脱酸反応は核の生成、その成長、生成粒子の除去という過程を経て進行する一般に取扱われており、この考え方には基本的にはかなり確かなものと思われるが、その具体的な内容については研究者間で十分な意見の一致をみるまではなじつてない。これらの問題点は次のようにまとめられる。
 (1) 核生成における、均値核生成と不均値核生成の割合はどれくらいか。またとくに均値核生成は容易に起り得るか得られないか。 (2) 脱酸生成物と溶鋼の界面平衡の成立を仮定した場合、反応物質の移動に支配されるマクロ的な化学反応の進行は早いかおそいか。 (3) 界面平衡は本当に成立してゐるかどうか(真的化学反応速度は大きいか小いか)。 (4) 全酸素と溶解酸素の差の酸素はいかほどの割合で存在するか。 (5) 脱酸生成物の成長を支配するものは何か。 (6) 静止溶鋼中の介在物の浮上速度の値はどのくらいか。 (7) 溶鋼の脱酸工程で全酸素の減少を支配するものは何か。

脱酸について観測される現象は多くの過程が複雑にからみあつて結果生じてゐるため、上記の基本的な問題点を解明するためには、とくにそれにかかる新しい研究方法をとることが望まれる。ある条件を想定した理論により導かれた結果は、問題点の整理には役立つが解決にはかならずしか結びつかない。したがつてとくべく実験的確に行なうことが必要である。

2. 核生成 核生成に関する古典的な研究によると、核生成のためにには過飽和度が必要であり、その値は脱酸生成物と溶鋼の界面張力により大きく左右される。均値核生成のための過飽和度は、計算によるとSi脱酸の場合には 10^2 程度であり、比較的簡単に核生成が可能であるとされてゐるに對し、Al脱酸の場合にはこの値が $10^8 \sim 10^{13}$ となりよび、核生成はSiほど容易ではないため、通常の脱酸に加えて核生成の助かれを考慮する必要を指摘する見解もある。しかし實際には、脱酸剤が添加された場所の局部的脱酸剤濃度はそれまで高く、均値核生成には要る過飽和度は簡単に達せられるため、核生成が助かれようなどとはあり得ないと考えらる方がより確かである。脱酸剤が溶鉄へ溶解していく過程における介在物生成についての実験²⁾はこの観察を考えらる上で重要である。このようにして生成された核は成長しながら溶鋼中に分散され、化学反応のための界面を提供する。しかもその数は後述するようにかなり多くと推定される。溶鋼中に存在する不純物はその性質により不均値核生成の下地となり得る。溶鉄を小滴に分割するところによる過冷却の実験結果によると、この不純物の濃度はかなり高く、脱酸の当初からつづりこの不純物にちよく不均値核生成が生ずる可能性は十分あると考えられる。核生成に関するこれまでの理論は有益な考え方を示してくれながら多くの不確定な仮定を含んでおり、これにむかう計算結果をはじめから信じてつかれるほど信頼性のあらむことはない。

核生成が起りにくいう特殊な例として、不純物粒子の少ない静止した溶鉄中で、上部より拡散によつて脱酸剤元素が運動してくる場合が考えられる。核生成の現象を凝固試料の顕微鏡観察によつて行なわう

とある場合にはその原理上、得られる結果ばかり制約されたいたいことをあらかじめ承知しないまくではない。

3. 界面平衡を仮定した場合に計算される溶解酸素の挙動

Turkdogan³⁾は核子には脱酸生成物粒子と溶鋼界面の平衡を仮定することにより、Hamが理論的に導いた式を用いて脱酸後の溶解酸素の挙動を計算により求めている。この場合、溶解酸素の減少速度は脱酸生成物粒子表面への反応物質の移動によって支配される。計算は簡単にはじめに、さらに次の仮定をとる。(1) 酸素と添加された脱酸剤元素(最初から溶鋼中に均一に分布して)。(2) 生成核およびこれが成長してできる粒子も一様に分布する。

単位体積の溶鋼中に存在する介在物の個数を $\bar{N} / (\text{cm}^3)$ とし、1個の介在物が占める拡散領域の半径を r_s とすると、 $(4/3)\pi r_s^3 \bar{N} = 1$ が成立する。通常の脱酸の場合、脱酸剤元素の濃度は酸素濃度よりも高いため、溶解酸素の減少速度は溶鋼バブルから脱酸生成物表面への酸素の移動により支配される。Hamは初期条件と境界条件を適当に与えて Fick の第2法則を解くことにより、溶解酸素濃度 $C_1 = 2.11$ で次式を得る。

$$\frac{D\bar{N}}{r_s^2} \left(\frac{C_0 - C_1}{C_0 - C_i} \right)^{1/3} = \frac{1}{6} \ln \frac{U^2 + U + 1}{(U - 1)^2} - \frac{1}{\sqrt{3}} \tan^{-1} \frac{2U + 1}{\sqrt{3}} + \frac{1}{\sqrt{3}} \tan^{-1} \frac{1}{\sqrt{3}} \quad (1)$$

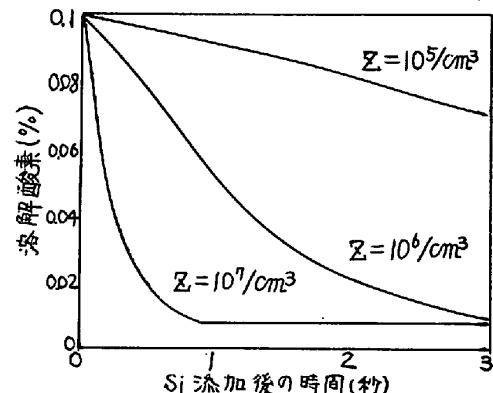
ただし、 $U = \{(C_0 - C_i) / (C_0 - C_1)\}^{1/3}$; C_0 , C_i , C_1 はそれぞれ初期の溶鋼中、脱酸生成物と溶鋼界面、脱酸生成物中の酸素濃度; D は酸素の拡散係数; t は時間である。Si脱酸の場合として、 $C_0 = 0.1$, $C_i = 0.008\%$, 脱酸生成物である SiO_2 の密度を $2.39/\text{cm}^3$, $D = 10^{-6} \text{ cm}^2/\text{sec}$ と仮定することにより、(1)式から溶解酸素の挙動を求めて第1図に示す。これより、溶解酸素の減少速度は \bar{N} の値により大きく変り、 \bar{N} の値を正確に求めることが非常に重要な意味を持つことわかる。

Coulter Counterと呼ばれる粒度測定器によると、鉄中介在物の粒度分布だけではなく、単位体積中に存在する粒子の絶対数をよりかなり精度よく求めることができる⁴⁾。この測定器を利用することによって、0.5% Siで脱酸後1.5, 2.0, 2.5, 3.0分経て溶鋼より採取した試料中の1次脱酸生成物のうち、半径 1.5μ 以上のものだけでもそれが 2.9×10^9 , 2.4×10^9 , 1.4×10^9 , 0.9×10^9 個/ cm^3 に達することができる⁵⁾。すなわち実際の溶鋼中に存在する1次脱酸生成物の数はTurkdoganが考へた範囲よりもかなり多く、第1図からもわかるように溶解酸素はすこむで急速に減少することが推論される。Al脱酸した試料および常用鋼についても介在物個数の濃度として、Si脱酸の試料と大きく変わらないことが確認されて¹³⁾。すなわち通常の脱酸において、界面平衡を仮定するかぎりマクロ的には化学反応の進行が、 \bar{N} が小さくするためにあくれる場合を想定することは、かなり無理があると考えられる。

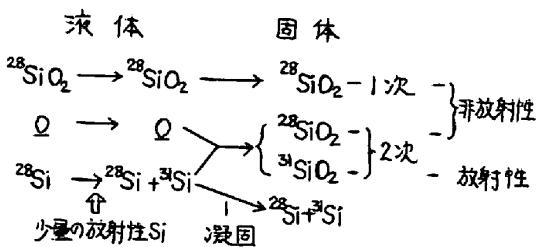
4. Si脱酸時に加付する溶解酸素の挙動に関する実験⁶⁾

脱酸後の溶鋼に Si の放射性同位元素 ^{28}Si を添加してから試料を採取することにより、1次脱酸生成物と凝固時に生成される2次脱酸生成物を区別することができる。すなわち Si は Ω より出るようになり、1次脱酸生成物は非放射性であるが、2次脱酸生成物は放射性である。したがって溶解酸素量は1kgの鉄に存在する SiO_2 の放射能量と金属純 Si 1g当たりの放射能量(比放射能)を比較することにより求めることができる。

1.2kgの電解鉄を MgO 端に入れ高周波炉で溶解し、1600°C



第1図 計算による溶解酸素



第2図 固体鉄中 SiO_2 の酸素の起源

1-4回のすべての実験を行つた。脱酸のために Si 0.5% を溶鉄に添加し、その後溶解酸素を求めたい時刻に放射能をもつて Si 0.1 ~ 0.15% を添加して試料を採取した。このようにして得られた溶解酸素と全酸素の挙動を第3図に示す。本実験では Si, これと平衡する量と仮定して計算された酸素、溶解酸素の挙動をあわせて第4図に示す。これより、溶解酸素は、全酸素にくらべて急速に、かつ金属状 Si および平衡酸素を保ちながら減少していくことがわかる。

この実験結果が信頼度をもつたためには、実験に用いたいくつかの仮定が成立することを証明する必要があるが、これらうちもっとも問題となる仮定は次の二つである。(1) 溶鉄中に金属状 Si と假定した ^{31}Si は常に存在して SiO_2 と Si と置換しない。(2) ^{31}Si を添加してから試料を採取するまでの間に、溶鉄より除去される放射能をもつて SiO_2 の量は無視できる。この仮定を検討するためには次のようないくつかの実験を行つた。これらで全く同じ条件で非放射性同位元素により脱酸した溶鉄について、脱酸2分後に電子炉で照射して Si を少量添加し、その後採取した鉄試料より SiO_2 を抽出して鉄試料より SiO_2 の放射能強度の時間変化を求めてそれを第5図に示す。すなはち、放射能強度は時間とともに変らず、一定の値を保つてある。Si 添加2分後の全酸素の値が最終到達値の約5倍であることを考慮すると、仮定(1)が成立していることは容易に理解される。また2.5分から8分までの間に放射能をもつて SiO_2 の減少が認められないことから、2~2.5分の間にこの除去量が考慮すべきほど多くないと考えられる。一方で仮定(2)はさほどとも Si 添加1分以後の測定について成立していようと考へてよろしくかえない。

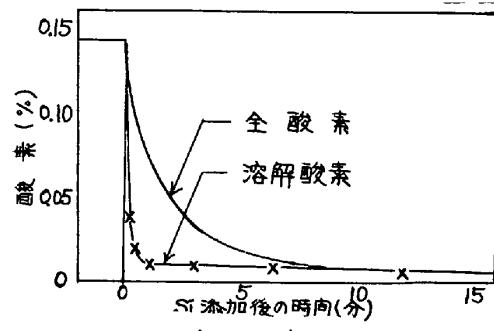
5. 脱酸時にかけた化学反応の進行速度

鉄鋼製鍊における

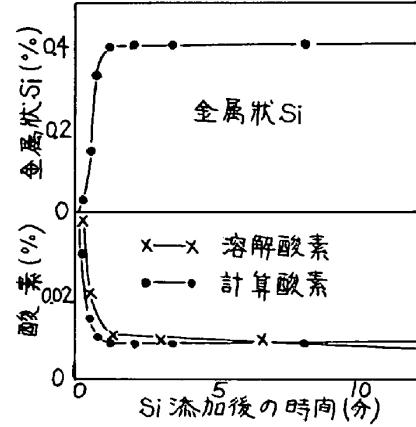
通常の化学反応はいずれも 1400~1700℃ の高温で起るため、その反応に要する時間は特殊の場合を除きかなり短いと一般に考えられてきたがこれに関する実験的証明が得られていないために、断言するには一様の不安が残つてゐる。しかし第4図からわかるようにマクロ的な化学反応に要する時間は筆者の実験で問題となるような時間の単位では測定できぬほど短いと考えられる。また第3項の計算結果を考慮すると、脱酸生成物と溶鉄界面において平衡の成立していふことが推定される。Si 以外の脱酸剤についての実験結果はないが、これらの事情が大きく異なることは考へにくい。他の脱酸剤添加により反応が急速に進行していふ傾向は起電力による酸素活量の測定⁷⁾においても明らかに認められてゐる。また Al 脱酸直後の溶鉄に球形 Al_2O_3 介在物が存在すること⁸⁾は化学反応が急速に進行を示していふと考えられる。

6. 溶解酸素と全酸素の差に相当する酸素の存在形態

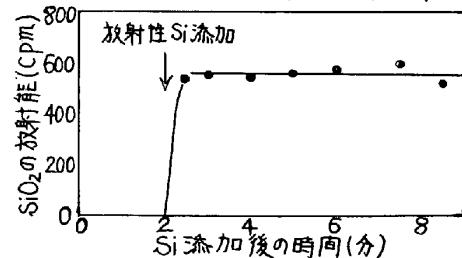
泉田⁹⁾は筆者の実験を考慮し、溶解酸素が急速に減少するのを認めながらも、溶鉄中に酸化物粒子が生成されたことはなく、酸素は单分子を保つて溶解していると考へてゐる。しかし筆者の実験で重要なことは溶鉄中に溶解酸素以外の酸素と結びついていふこと Si と金属状 Si は置換していふことである。 $\text{CaO}-\text{SiO}_2$ スラグと溶鉄間で Si がかり置換する現象¹⁰⁾から Si 脱酸時にかけた全酸素と溶解酸素の差の酸素は Si とかり強固に結合してあり、单分子といふ不安定な状態ではないと考えられる。また核の生成に連れて单分子の存在を仮定すれば考へるが、



第3図 溶解酸素と全酸素



第4図 溶解酸素と計算酸素

第5図 SiO_2 の放射能強度

この場合には、これまでの核生成の理論がそのままでは使えるかはことを覚悟してかかる必要がある。重酸化物などは通常の酸化物の单分子の存在をからずして否定するわけではなくが、実験の問題とすればどの期間にわたって安定して存在するかは通常の脱酸だけあり得ないと考えられる。また溶鉄を静止化態に保持すると、下部の酸素濃度が上部に比較して次第に低くなり、現象は広く確認されている。すなわち、このようになるとより溶解酸素と全酸素の差の酸素は1次脱酸生成物粒子とそれより酸素であり、第3回からもわかるようにこの粒子の除去がこれと速度が全酸素の減少速度を支配している。また反応進行の界面としては界面を考へられるが、これを電子が粒子と溶鋼の界面の寄りにくくベゼル倒的に小さくなることは向者の界面積をくらべることにより明らかである。

7. 1次脱酸生成物の成長 1次脱酸生成物の成長については、比較的単純な板定にむとすりに多くの考へ方が提出されたのである。^{(11), (12)} また観測結果も多くが定量的な結論を導いており問題は整理されており、粒度に対する成長は十分考へられるところであり、また平衡によると成長と確実に行なわれてゐることは多くの観察例から間違いない。ニニ⁽²⁾の1つの問題点は脱酸反応が終了した後も1次脱酸生成物粒子間の粒度の違いによる酸化物の溶解度の差にむとすりで2次粒度成長が、平衡によると成長に対してどの程度の寄与をするかという点である。

8. 静止溶鉄中にむける1次脱酸生成物粒子の浮上速度 溶鋼中の介在物の浮上を問題にする場合、静止した溶鉄中にむける浮上速度を正確に把握していなければならぬが、従来のような測定例は皆無であり、理論的には Stokes の法則が唯一の式でありとされている。しかし最近、介在物の粒度分布を測定することにより静止溶鉄中の浮上速度を測定する試みがなされたりと、その結果はむとすり一致している。これらの測定には問題点もあるが、実験結果自体の信頼性は無理と認められ、浮上速度が Stokes の法則によつて計算された値から大きくずれることはうそである。

9. 1次脱酸生成物の除去と分配 1次脱酸生成物の除去機構は一般に溶鋼との密度差にむとすり浮上によつて説明されるが、浮上速度が Stokes の法則による計算値と大きく変わらないとすると、これまでに観測されたほとんどの場合溶鉄中にむける急速な酸素の減少速度をこれのみによつて説明することができない。介在物粒子の除去が必ずしも組成により大きく支配されるとする意見や、理論値により大きく異なるという観測例⁽¹³⁾もあるが、これらの寄りが定量的にむとすりで得られてゐるわけではない。溶鋼中の酸素の減少速度に関する現象的行なとはかり知られてゐるが、その機構については現在踏み出されていない。

10. まとめ 脱酸機構については、観測された現象はその過程にむとすり多くの原因が複雑にからりあって至らるものである。また理論によつて求められた結果も多くの仮定にもとすりで得られたものである。したがつてこれらが導きかれた過程の信頼度によつて、得られた結論がどの程度信用できるかを考へる必要がある。

- 文献 1) L.V. Bogolyubov, W. Meyer and I.N. Stransky: Arch. Eisenhüttenw., 34 (1963), 235 2) 小島, 高橋, 佐野: 鉄と鋼, 53 (1967), 589 3) E.T. Turkdogan: J. Iron Steel Inst., 204 (1966), 914
 4) 宮下, 西川: 日本鋼管技術報, NO. 40 (1967), 22 5) 宮下, 西川: 未発表 6) 宮下: 鉄と鋼, 52 (1966), 1049 7) 緒藤, 松下: 鉄と鋼, 52 (1966), 127 8) 大久保, 宮下, 今井: 本講演大会発表予定 9) 泉田: 鉄と鋼, 52 (1966), 1834 10) 宮下, 西川: 鉄と鋼, 52 (1966), 1451 11) 佐野, 岩見, 松下: 鉄と鋼, 51 (1965), 19 12) 宮下: 日本鋼管技術報, NO. 32 (1965), 29 13) G.W. Greenwood: Act. Met. 4 (1956), 243 14) 河合, 小林, 米沢, 足立: 鉄と鋼, 52 (1966), 549; 53 (1967), 336
 15) 川和, 大久保: 鉄と鋼, 53 (1967), 1569 16) 宮下, 西川: 鉄と鋼, 52 (1966), 552; 52 (1966), 1454