

抄 錄

鐵鑛石中の金及びその定量 Note sur l'or dans les minerais de fer. Précautions à prendre pour en déceler la présence. A. Riester. Revue de Métallurgie. 1949 年, No. 1, 36~38 頁.

1927 年に著者は鐵鑛石中に貴金属のある事があるのを認めた。それは非常に古いと思はれる鐵のスラグで、トンに對し 400 瓦の銀があつた。それで同じ地方のスラグの金を調べたら最大はトン當り 235 瓦と云ふ多量のものがあつた。之は採金地帯から出た鐵鑛を使つたからで、1928 年には石英中の磁鐵鑛でトン當り 80, 120, 150 瓦の金が定量したら出た。又 Lorrain の鐵鑛石等にも最大 76 瓦の金を含んだものもあるから之等は寧ろ金鑛である。

鐵鑛石中の金銀

鑛石名	金含量 (トン當り瓦)	銀 (トン當り瓦)
May-sar-Orne 赤鐵鑛	0	20
Bohème	32	96
ローレン鑛石 (Amermont)	76	96
ローレン鑛石 (Giraumont)	10	64
シャゼヘンリー磁鐵鑛	1.2	54
ローレン鑛石 (Jarny)	16	60
ローレン鑛石 (Piennes)	20	162

即ち上表の如くかなり金を含んでゐるからものに依つては金の定量が必要となる。定量法としては坩堝試金法を用い試料は 25 瓦取り、50 瓦の酸化鉛、8 瓦の木炭、15 瓦の炭酸ソーダ、15 瓦の炭酸カリ、25 瓦の硼酸ソーダの様な配合である。 (森棟隆弘)

キュボラ送風の間歇的酸素富化 E. N. Harrison, J. A. Wagner; Iron Age 'May, 12, p 96~100 (1949).

キュボラの送風に連續的に酸素富化を行ふと、ライニングを損傷するので、之を歇間的に行ふ方法につき研究した。實驗に用ひた爐の詳細は第 1 表の通りであり、使用成績の一例を第 2, 3 及 4 表に示した。

約一ヶ月間の實施により次の如き結論を得た。間歇的酸素富化によればライニングの損傷は起らない。棚吊り、鼻出しの防止に顯著な効果がある。然し棚が吊つたり、鼻が出た時は酸素富化によつて消去せしむる事は可能であるが、豫め除去した後富化した方が一層有効適切である。酸素富化を行ふと、熔解速度が上昇する事は言ふ迄もないが、出湯溫度が著しく上昇する。その理

由は、酸素富化によつて棚吊りや鼻出し等の缺陷が防止される爲に、爐内の燃焼状況が均齊且活潑になる爲と思はれる。從つて、操業中出湯溫度の低い場合(cold iron)に之を用ひる事が最も効果的である。

尙、酸素富化により、スラグの流动性が非常に改善される。然し色調は特に變化しない。

第 1 表 使用爐の要目

爐内徑	32~40in
床積コークス	羽口面上 約 60in
風量	2000~2800ft ³ /min (冷風)
風壓	10~18 Ozu lin ²
地金 1 回の裝入量	800lb
コークス 1 回の裝入量	115~135lb
コークス比	6.95~5.93
出湯溫度の目標	2780~2830°F
熔解速度	3~5 ¹ / ₂ t/h
羽口の數及大きさ	No. 3 ¹ / ₂240in ² × 4 No. 4.....540in ² × 6

第 2 表 No. 3¹/₂ キュボラに於ける成績

平均出湯溫度	冷湯 4% 酸素富化送風時間	酸素富化開始後 5 分に於ける出湯溫度	酸素富化開始後 5 分に於ける出湯溫度	温度上昇
2800°F	2650°F 3min	2800°F	150°F	
"	2750°F "	2830°F	80°F	
"	2780°F "	2840°F	60°F	
"	2800°F "	2850°F	50°F	

第 3 表 No. 4 キュボラに於ける成績

平均出湯溫度	冷湯 4% 酸素富化送風時間	酸素富化開始後 5 分に於ける出湯溫度	酸素富化開始後 5 分に於ける出湯溫度	温度上昇
2800°F	2700°F 2min	2780°F	80°F	
"	2750°F "	2810°F	60°F	
"	2770°F "	2810°F	40°F	
"	2800°F "	2830°F	30°F	

第 4 表 月別酸素價格

月別	爐別	良品 1lb 當り 酸素の價格	熔湯 1lb 當り 酸素の價格
1	No. 3 ¹ / ₂	\$ 0.0010	\$ 0.0005
2	No. 3 ¹ / ₂ 及 4	\$ 0.0011	\$ 0.0005
3	No. 4	\$ 0.00211	\$ 0.0001
4	"	\$ 0.000287	\$ 0.00015

(堀川一男)

Cr鋼の新炭化物 H. J. Goldschmidt; Nature 162 p 855-6 (1948)

Cr鋼中に存在する炭化物をX線的に研究した結果、今まで知られてゐなかつた非磁性の炭化物(ψ炭化物)の存在する事が發見された。

ψ炭化物 $[(Cr, Fe)_7 C_3]$ 大略]は6% Cr, 1% Cの鋼を1250°Cから焼入れた後、電解する事によつて得られる。

若し1000°Cで焼鈍すると、既知の $(Cr, Fe)_7 C_3$ に變化してしまふ。つまりψ炭化物は高溫に於てのみ安定なのであつて、高溫より鋼を焼入する事によつて、此の炭化物を準安定状態で常温まで殘留せしめ得るわけである。

構造は、オーステナイトの如く面心立方格子であつて、間隙に存在するC原子は、TiやVの炭化物の様にNaCl型に近い状態で配置されてゐる。立方體の稜の長さは $a_0 = 3.6111 \pm 0.0002 (\text{\AA})$ であるが、Cr:Feの比及びC含有量により變動する。

此の炭化物のC含有量は9.4重量%であるが、オーステナイトのC固溶限である1.7% Cに比較すれば遙に多く、 Cr_7C_3 (9.1% C)に接近している。ψ炭化物はオーステナイトと炭塩型炭化物の間に橋渡しをするものである。

(堀川一男)

25%Cr-Fe合金の衝撃値の改良

J. Hochmann, "Comptes Rendus" Vol. 226, 1948, p 2150.

最近電氣爐鑄鐵等に於ても熔解期に入るガスが問題になつてきたが著者は25%Crを含有する不銹鋼を真空中で再熔解したものについて機械的性質其他を検討し非常に性質が改善されたと述べてゐる。即ち低炭素の25%Cr不銹鋼を真空度0.001m/m水銀柱の真空中で再熔解した結果普通熔解法による熱処理後の試料が $1\text{m}\cdot\text{kg}/\text{cm}^2$ の衝撃値であるのに $28\sim34\text{m}\cdot\text{kg}/\text{cm}^2$ の高値を示し且つ鍛造も可能である。この理由としては真空中で再熔解すると炭素の大部分と酸素窒素等のガスを除去し得る事が最大の原因であると述べてゐる。猶真空熔解前後の化學成分に關する實驗値の一例を示すと次の如くである。

	C	Mn	Cr	S	O ₂	N ₂
真空熔解前	0.035	<0.005	25.2	0.005	0.060	0.058
後	0.005	<0.005	24.9	0.005	0.002	0.002

(石野 亭)

鋼の冷間引抜法 [T. E. Lloyd and E. S. Kopecki: Iron Age 1949 Aug. 4 p. 90~105]

冷間引抜きの實際的研究は確かに近代工業の大きなトピックの一つであらう。此处に述べてあるものはHeintz Mfg. Coに於て實驗されたものを細部に亘り述べてある。此の研究の初期は獨逸で行はれたもので、當時に於ては断面積に對し70~75%の引抜効率が擧げられてゐる。Heintzの引抜きの最大長さの元の直徑に對し4~24倍迄可能である。又現に實施してゐるものに前進引抜法(Forward)と後進引抜法(Backward)とがあり、後者はパンチの移動方向に對し反対の方向に動く方式で、その限度はパンチの直徑と長さの關係に依り決定される。一般に長さはパンチの直徑の3倍とされてゐる。そして製品に依り兩者的方式を共通して使用する事も出來る。

ダイ設計として引抜法の材料は高炭素工具鋼より高速度鋼の範囲で、その選定はダイ壽命と生産速度によりて決る。Heintzに於てはタンクステンカーバイトは使用してゐないが、生産速度が高まれば使用する事もある。ダイの熱処理は高い作業應力の關係上慎重に行はれ、且つその後の研磨に對しても重要性を有してゐる。ダイの硬度はダイ壽命の爲精密なるリミットに製作されてゐる。

ダイブッシング設計に際して前進引抜のダイリングの内徑は粗材の直徑より0.004~0.010吋、多く見積まれてゐる。そして内面は工作品の通過する際痕の入らぬ爲、ボリッシングが施されてゐる。此のダイ壁は獨逸の實驗では薄い方が壽命が長いとされてゐたが、現在の研究では逆である。最近のダイブッシングの重要性はダイ壽命の急激なる増加とより複雑なる引抜を行ふ事である。此の點に就てダイ内面の形狀には初期の獨逸式より一段と進歩せる事を示し、特にダイ破損の點から著しい改良が見出されてゐる。

後進引抜法は前進式と同様なるもダイブッシングには幾つかの段を附けて、複雑な形狀のものが作られる。此等方式の一例として $2\frac{1}{4}$ 吋徑の材料より外徑2吋高さ9吋のCup状の引抜に要する工程が擧げられてゐる。その中にプレスに要するものは7工程で他は熱処理等に費やされ、全體として22工程が要求されてゐる。プレスに對する必要容量は平均300t位である。なほ作業上製品とダイ壁との潤滑も重要な役をなしてゐる。最後に各種鋼材に就ての引抜結果の機械的性質が比較して述べてある。

(大野幹次郎)

Cr-Ni オーステナイト鋼の性質に及ぼす合金元素の影響 [A. P. Guhyaw, Stal. 7, p 928-36 (1947)]

著者は Cr 14%, Ni 14% の鋼に C, Cr, W, Mo, Ti, Ni, Co, N を添加して、之等合金元素の影響を研究した。先づ試料を 1000-1200°C まで加熱して結晶粒を粗大化した場合、結晶粒の成長速度は合金元素により異つた。即ち W, Mo, Ti の如く炭化物を造る合金元素はオーステナイト粒の成長を遅らせ、炭化物を造らぬ Ni, N, C の如き合金元素はオーステナイト粒の大きさには影響を示さなかつた。炭化物の生成は分析と、X線分析により調べた。含炭量 0.15% では炭化物の相は認められず、0.76% に於て Cr₃C₆ が認められた。Co, Ni は炭素量がそれより低い所でもこの炭化物の生成を高める。W は Cr の炭化物に溶け、W7% の時は、W の炭

化物を造る。少量の Ti を添加すれば TiC を生じ、又 0.7%Ti では Cr₃C₆ が消失する。0.5~0.6% 以上の含炭量になると、オーステナイト中の Cr は減少する。又炭素量が 0.15% 以上になると、焼入温度は上昇し、之に伴ひ炭化物の相はオーステナイト中に溶け込む、焼入温度の上昇は總ての場合、硬度を下げるが、これはオーステナイトの結晶粒が大となることに起因する。硬度に就いては、同粒度のオーステナイトでは、添加元素中 C の影響が最大で、他の Cr, W, Mo, Ti は或る程度硬度を高め、Ni, Co は反対に低下させる。尙 C, Ni, Ti は焼減り抵抗には何等影響を示さなかつたが、Wのみは有効であつた。次に、之等合金に就いて、650°C で 6~12kg/mm², 1000~1500 時間の匍匐試験を行つたが、0.15~0.76%C のものに就いては合金元素は匍匐抵抗に何等顯著な影響を與へなかつたが、組織的には匍匐に及ぼす影響は重大であることを認めた。(鈴木登貴治)

正誤表
(前號所載第 39 回講演大會講演プログラム中)

頁	行	講演番號	誤	正
11	5	T. 10	城 兎 柴 山 龜 次 君 博 君	城 光 山 龜 次 君 博 君
5	9	T. 30	井 上 敏 郎君	井 上 敏 郎君
4	3	T. 74	鶴 野 達 二君	鶴 野 健 二君
7	1	T. 102	小 柴 定 雄君	小 柴 定 常 男君
5	5	T. 117	117	117の2
7	10	T. 43	T. 43	K. 43